3 Spezieller Teil

3.1 Fluoridsulfide der Selten-Erd-Elemente

3.1.1 Tetragonale Selten-Erd(III)-Fluoridsulfide MFS im PbFCl- oder A-Typ

Optische Leuchtstoffe oder Röntgenphosphore auf Basis der PbFCl-Struktur [1, 2] enthalten entweder M²⁺-Kationen der 4f-Elemente in reiner Halogenid-Matrix (z. B. BaFCl : Eu²⁺ [3]) oder M³⁺-Kationen in Chalkogenid-Halogeniden (z. B. LaOBr : Ce³⁺ [4]). Für letztere lässt sich am Beispiel des isotypen und isoelektronischen Paares DyOCl und DyFS [20] erkennen, dass das Fluoridsulfid bei annähernd gleicher Molmasse (DyOCl: 213,95 g/mol; DyFS: 213,56 g/mol) und deutlich geringerem molaren Volumen (30,52 cm³/mol für DyOCl gegenüber 29,45 cm³/mol für DyFS) mit einer wesentlich höheren Dichte (DyOCl: 7,01 g/cm³; DyFS: 7,25 g/cm³) als das Oxidchlorid aufwartet, was sich auf die Effizienz von strahlungsintensiven Energietransferprozessen positiv auswirken kann. Dem steht entgegen, dass es an eleganten, geradlinigen und leichtgängigen Vorschriften zur Gewinnung von Selten-Erd(III)-Fluoridsulfiden der Zusammensetzung MFS (M = Sc, Y, La; Ce – Lu) mangelt. Anders als bei den bislang in der Literatur beschriebenen und recht aufwändigen Methoden zur Darstellung solcher Fluoridsulfide [21, 22] ermöglichen die in einer erst kürzlich erschienenen Veröffentlichung [23] vorgestellten Synthesebedingungen eine rasche und gezielte Herstellung phasenreiner, kristalliner Proben von LaFS (A-Typ), YFS (B-Typ) und LuFS (C-Typ) bei nur 850°C, die sich besonders auch für Einkristallröntgenstrukturanalysen sehr gut eigneten. Der Einsatz von gasdicht verschweißten, mit evakuierten Sekundärampullen aus Kieselglas ummantelten Nioboder Tantalkapseln und Natriumchlorid als Flussmittel sollte nun auch Zugang zu einkristallinen und reinphasigen Proben von anderen, bislang nur als feinteiliges Sintermaterial erhältlichen Selten-Erd(III)-Fluoridsulfiden MFS im A-Typ mit der Struktur des Minerals Matlockit (PbFCl) [1, 21] verschaffen. Die zu überprüfende Vielseitigkeit der Methode war allerdings bereits für das Yb/F/S-System an gewisse Grenzen gestoßen, wo sich statt der erhofften Ytterbium(III)-Verbindung YbFS ein gemischtvalentes Fluoridsulfid der Zusammensetzung $Yb_3F_4S_2$ (= $YbF_2 \cdot (YbFS)_2$) [12] gebildet hatte. Die vorliegende präparative und röntgenstrukturanalytische Studie versucht die vorhandenen Informationslücken im Kenntnisstand über Fluoridsulfide dreiwertiger Lanthanide vom Typ A-MFS (M = La – Nd, Sm – Lu) zu schließen.

3.1.1.1 Experimentelles

Bei der Präparation von Fluoridsulfiden MFS der Lanthanide (M = La - Nd, Sm - Lu) setzt man das Metall (M) mit dem entsprechenden Trifluorid (MF₃) und Schwefel (S) in geeigneten stöchiometrischen Mengen (molares Verhältnis: 2 : 1 : 3) in kieselglasummantelten, gasdicht verschweißten Nioboder Tantalkapseln bei einer Reaktionstemperatur von 850°C innerhalb weniger Tage quantitativ um. Die Zugabe zumindest äquimolarer Mengen an Natriumchlorid (NaCl) als Flussmittel fördert die Bildung von hochkristallinen Produkten und sorgt durch Mobilisierung für eine schnelle und vollständige Umsetzung der Edukte. Mit den zur Zweiwertigkeit neigenden Lanthanoiden Ytterbium und Europium lässt sich auf diese Weise aus Refraktärmetallkapseln überhaupt kein YbFS bzw. EuFS erhalten. Vielmehr fällt ein schwarzes, gemischtvalentes Fluoridsulfid mit der Zusammensetzung Yb₃F₄S₂ [12] und ein dunkles Produktgemenge mit ausschließlich zweiwertigen Europiumverbindungen (EuF₂ und EuS) an. Erst in verschweißten Platinampullen ist auch phasenreines, zitronengelbes YbFS [13] und gemischtvalentes, schwarzes Eu₃F₄S₂ [14] gewinnbar, EuFS (vgl. dazu auch [6]) blieb dagegen unzugänglich. Die wasser- und luftresistenten Fluoridsulfide können durch Waschen mit Wasser problemlos vom Flussmittel befreit werden. Die Einkristalle der Fluoridsulfide vom A-Typ selbst weisen meist einen quadratisch plättchenförmigen, seltener einen trigonal prismatischen bis lattenförmigen Habitus auf und zeigen folgende Farben: LaFS, GdFS, TbFS und DyFS: blass grünlichgelb, CeFS: rot, PrFS und NdFS: grün, SmFS und HoFS: grünlich braun und ErFS: bräunlich rosa. Für jedes erhaltene Fluoridsulfid MFS (M = La - Nd, Sm, Gd -Er) [15] wurde eine Röntgenstrukturanalyse anhand von Einkristalldaten durchgeführt. Wie YbFS kristallisieren auch TmFS und LuFS bei den angegebenen Reaktionsbedingungen nicht im A-Typ. Vielmehr entsteht bei TmFS ein fast farbloses Gemenge aus B- und C-Typ (Mengenverhältnis ca. 1 : 2) [11, 13, 19], während das farblose LuFS phasenrein im C-Typ anfällt [11]. Durch Hochdruckexperimente in einer modifizierten Belt-Apparatur, deren Aufbau und Wirkungsweise bereits an anderer

Stelle [20] ausführlich beschrieben wurde, waren schließlich auch (mit oder ohne Zusatz von NaCl als Flussmittel) vorgelegtes TmFS, YbFS und LuFS in graphitbeheizten Bornitridkapseln unter hohem Druck (20 – 60 kbar, 1200 – 1500°C, $\frac{1}{2} - \frac{11}{2}$ h) quantitativ in die ebenfalls blass grünlichgelben, metastabil fassbaren tetragonalen A-Typ-Formen zu überführen. Da die erhoffte Bildung von Einkristallen dabei allerdings ausblieb, mussten röntgenographische Pulverdiffraktometerdaten (STADI P, Fa. Stoe; Strahlung: Cu-K α , Germanium-Monochromator, $\lambda = 154,06$ pm, Messtemperatur: 20°C, jeweils 32 beobachtete Reflexe mit 2 $\Theta \leq 90^{\circ}$) an abgeschreckten Proben zur Charakterisierung genügen.

3.1.1.2 Strukturbeschreibung

Mittels röntgenographischer Pulveraufnahmen konnte bereits 1965 die Kristallstruktur einiger Selten-Erd(III)-Fluoridsulfide vom Formeltyp MFS mit PbFCl-analogem Aufbau bestimmt werden [6]. Die damals als sehr aufwändig beschriebenen Präparationsverfahren [6 - 10], die sich über mehrere Wochen erstreckten, lieferten keine geeigneten Kristalle anhand derer eine Einkristallstrukturuntersuchung möglich war. Auch in jüngeren Berichten [21, 22] erging es den Autoren nicht wesentlich besser. Die nun kürzlich beschriebenen Reaktionsbedingungen für die Synthese von Selten-Erd(III)-Fluoridsulfiden [11] ermöglichten die noch ausstehenden Untersuchungen an Einkristallen. Die Fluoridsulfide MFS der Lanthanide vom A-Typ (M = La - Nd, Sm -Lu) kristallisieren tetragonal in der Raumgruppe P4/nmm (Nr. 129) mit einer PbFClanalogen Struktur. M^{3+} und S^{2-} besetzen die Punktlage 2c (1/4, 1/4, z/c) mit der Lagesymmetrie 4mm (vgl. Abb. 13 und Tab. 6 bezüglich der freien Parameter z/c(M) und z/c(S), F⁻ die spezielle Lage 2a (³/₄, ¹/₄, 0) mit der Punktsymmetrie 4 m2. Sowohl die Lageparameter z/c(M) mit leichten Abweichungen für LaFS und CeFS (vgl. Abb. 14) und z/c(S) als auch der Verlauf der tetragonalen Gitterkonstanten (Abb. 15 und Tab. 6) zeigen bedingt durch die Lanthaniden-Kontraktion (d. h. sinkender Kationenradius bei steigender Ordnungszahl) den gewohnt degressiven Gang. Mit Hilfe der Lanthaniden-Kontraktion lässt sich auch die beobachtete Abnahme des molaren Volumens und die Zunahme der aus den Röntgendaten für das entsprechende Lanthanid(III)-Fluoridsulfid berechneten Dichten erklären (Abb. 17). Das M³⁺-Kation ist als überkapptes quadratisches Antiprisma von insgesamt neun Anionen (4 F⁻ und 5 S²⁻) koordiniert. Dabei bilden vier S²⁻ eine quadratische Basisfläche, die in kleinerem

Abstand für M = La - Sm, jedoch in größerem für M = Gd - Lu (vgl. Tab. 3 und 4) von einem weiteren S^{2-} -Anion (S') überkappt wird, während vier F^{-} die ebenfalls quadratische, aber um 45° dagegen verdrehte Gegenfläche aufbauen (Abb. 11). Die Fluoridionen selbst sind von vier M³⁺ tetraedrisch koordiniert (Abb. 13, *links*), wobei jeweils vier Kanten der einzelnen Tetraeder zu zweidimensional unendlichen Doppelschichten der Zusammensetzung $\frac{2}{m}$ {[FM_{4/4}]²⁻} verknüpft sind. Entsprechend der tetragonalen Symmetrie der PbFCl-Struktur bleiben lediglich zwei (trans-ständige) Kanten eines $[FM_4]$ -Tetraeders, die durch $\overline{4}$ -Symmetrie ineinander zu überführen sind, von der Verknüpfung ausgeschlossen. In erster Koordinationssphäre der Sulfidionen befinden sich fünf M³⁺-Kationen, von denen vier die guadratische Grundfläche (M) und das fünfte die Kappe (M') einer quadratischen Pyramide bilden (Abb. 13, rechts). Für die in der Kristallstruktur von A-MFS mit der Niggli-Formel $\frac{3}{\infty} \{ (M^{3+})(F^{-})_{4/4}(S^{2-})_{5/5} \}$ parallel (001) auftretenden Schichten lässt sich aufgrund ihres "quadratischen Charakters" die Terminologie von dichtest gepackten Schichten nicht mehr anwenden. Als Alternative bietet sich eine Strukturbeschreibung auf der Basis von Schläfli-Netzen an, wobei die schweren Ionen M^{3+} und S^{2-} quadratische 4⁴-Netze, die leichten (F⁻) dagegen doppelt so dichte $(4^4)_2$ - oder zweifach-4⁴-Netze [24] bilden. Will man allerdings auch die Orientierung der einzelnen Netze relativ zueinander zum Ausdruck bringen, so bedarf es einer eigenen Symbolik, die bereits zur Beschreibung der strukturverwandten, tetragonal-innenzentriert kristallisierenden Selten-Erd(III)-Oxidtelluride M2O2Te vom A-Typ [25] Anwendung fand. Hier wurde dem Te²⁻-4⁴-Netz mit z/c = 0 ein \Box und jenem mit z/c = 1/2 ein \diamondsuit zugeordnet. Analoges gilt für die M³⁺-Schichten mit z/c $\approx 1/8$ und 7/8 (= \blacklozenge) bzw. z/c $\approx 3/8$ und 5/8 (= \blacksquare), während für die doppelt so dicht besetzten quadratischen $O^{2-}(4^4)_2$ -Schichten mit untereinander identischer Orientierung in z/c = 1/4 und 3/4 das Symbol **H** angemessen erschien. Damit ergibt sich für die Stapelabfolge der quadratischen Ionenschichten für die Gesamtstruktur von A-M₂O₂Te: $\Box \blacklozenge \# \blacksquare \diamondsuit \blacksquare \# \blacklozenge \Box$. Analoges gilt für die Selten-Erd(III)-Fluoridsulfide MFS (oder -Oxidchloride, MOCI [4]) mit tetragonaler PbFClanaloger Struktur gemäß $\mathfrak{H} = \Diamond \square \blacklozenge \mathfrak{H}$ (vgl. Abb. 2) mit \blacksquare und \blacklozenge für die M^{3+} -Schichten mit z/c \approx 1/4 und 3/4, \Box und \diamondsuit für die S^{2–}-Schichten mit z/c \approx 3/8 und 5/8 sowie schließlich **#** für die doppelt so dichten F^{-} -Schichten in Höhe z/c = 0 und 1 (vgl. Abb. 13). Ersetzt man in letzterer die F⁻- gegen O²⁻-Netze, so werden die Cl⁻-Netze

überflüssig. Daraus resultiert die tetragonale Struktur von Lithargit (rotes PbO) [26], die sich als $_{\infty}^{2} \{ ([OM_{4/4}]_2)^{2+} \}$ -Analogon im A-Typ der Oxidtelluride M₂O₂Te [25] wiederfinden lässt. Auch zur Strukturbeschreibung der gemischtvalenten Fluoridsulfide $M_3F_4S_2$ (M = Sm, Eu, Yb) [12, 14], bei denen es sich gemäß MF₂·(MFS)₂ um geordnete Intergrowth-Strukturen aus Fluorit- und Matlockit-Typ handelt, ist die generellere Anwendbarkeit dieses Konzeptes auf Strukturen mit quadratischen Netzen unterschiedlicher Besetzungsdichte eindrucksvoll zu verifizieren. Die Symbolik von Schläfli-Netzen wurde zudem bereits 1985 von Beck und Strobel [24] sehr anschaulich verwendet, um den Mechanismus der druckinduzierten Phasenumwandlung der Fluoridsulfide ErFS, YbFS und LuFS vom hexagonalen B- in den tetragonalen A-Typ zu erklären, der mit einem Volumenschwund von gut 15% einhergeht (vgl. Kap. 3.1.2.4). Sicher sind die kurzen F^-F^- -Abstände von nur 230 – 235 pm [11, 19] in den hexagonalen B- und trigonalen C-Typ-Fluoridsulfiden (vgl. Kap. 3.1.2) mit Koordinationszahlen von jeweils 6 (M1) bzw. 8 (M2) für das M3+-Kation ein entscheidender Grund, warum diese auf Versuche zur noch weiterreichenden Kompression mit der Transformation in den A-Typ reagieren. Hierbei werden die kürzesten F⁻-F⁻-Kontakte auf immerhin 261 (LuFS) bis 265 pm (ErFS) aufgeweitet und die Koordinationszahlen aller beteiligten Bausteine des Ionengitters (M³⁺: von 6 und 8 auf 9, F⁻: von 3 auf 4, S²⁻: von 4 auf 5) erhöht. Dass auch die Kompressibilität der A-Typ-Fluoridsulfide mit PbFCl-Struktur ihre Grenzen hat, zeigen die für die schwersten Lanthanide überproportional anwachsenden c/a-Verhältnisse (vgl. Tab. 6). Diese sind wohl damit zu erklären, dass die kürzesten Anion-Anion-Abstände beim kontrahierenden Übergang von ErFS über TmFS und YbFS zu LuFS zwar parallel (100) und (010) noch deutlich verringerbar sind $(d(S^{2-}-S^{2-}) = a = 375, 373, 371 \text{ bzw. 369})$ pm; $d(F^--F^-) = 265$, 264, 262 bzw. 261 pm), jedoch in einen Sättigungsbereich limitierender Kompressibilität münden, wenn es gilt, parallel (001) zu verdichten ($d(S^{2-})$ $-S^{2-}$ = 330, 329, 328 bzw. 327 pm; d(F⁻-S²⁻) = 306, 305, 305 bzw. 304 pm). Zudem wird dies durch die Effektiven Koordinationszahlen (nach Hoppe: ECoN [27, 28]) in Tabelle 4 belegt, we eine deutliche Abweichung von CN = 9 erst bei den letzten vier Repräsentanten zu verzeichnen ist. Die individuellen Beiträge (δ (ECoN)) zur Effektiven Koordinationszahl zeigen ebenfalls keinen stetigen Gang: Bereits bei der Vorzeichenumkehr der Differenzgröße $\Delta(d(M-S))$ (= d(M-S)) – (d(M-S')), also zwischen SmFS und GdFS, wo der fünfte S^{2–}-Ligand (S') einen größeren $M^{3+}-S^{2-}$ -

Abstand aufzuweisen beginnt als die vier äquidistanten (S), tritt ein gewisser Bruch auf, der schließlich beim Übergang zu den kleinsten der M^{3+} -Kationen bei nahezu invariantem δ (ECoN(F⁻)) (0,93 – 0,96) für die gesamte A-MFS-Reihe (M = La – Lu) und leichten Zuwächsen für δ (ECoN(S^{2–})) (1,02 – 1,08) zu einer dramatischen Abnahme von δ (ECoN(S^{2–})') (1,10 – 0,90; vgl. Tab. 4) führt. Erstaunlicherweise sind die Madelung-Anteile der Gitterenergie (nach *Hoppe:* MAPLE [27, 28]) davon kaum betroffen, die für die gesamte A-Typ-Serie von 1382 kcal/mol für LaFS bis 1476 kcal/mol für LuFS der Lanthaniden-Kontraktion folgend mehr oder weniger stetig ansteigen (vgl. Tab. 4).

Mit Thulium, Ytterbium und Lutetium bilden sich unter den gleichen Reaktionsbedingungen auf direktem Wege keine Fluoridsulfide im A-Typ, diese sind aber wie bereits 1985 für YbFS und LuFS durch Beck und Strobel gezeigt [24] durch Hochdrucksynthesen leicht zugänglich. Für TmFS wird zunächst ein Produktgemenge aus hexagonalem B- und trigonalem C-Typ [13], im Falle von Lutetium ausschließlich C-LuFS [11] erhalten. Bemerkenswerterweise konnten mit den potenziell zweiwertigen Ytterbium Elementen Europium und in offenbar reduzierend wirkenden Refraktärmetallkapseln keine Verbindungen mit der Zusammensetzung MFS (M = Eu und Yb) erhalten werden. Für Europium waren hier nur die zweiwertigen Verbindungen EuF₂ und EuS als Reaktionsprodukte zu beobachten. Mit Ytterbium bildet sich ein gemischtvalentes Fluoridsulfid der Zusammensetzung Yb₃F₄S₂ [12] (Kap. 3.1.3). Erst beim Übergang zu Platinampullen als Reaktionsbehälter ließen sich auch YbFS im C-Typ [13] bzw. gemischtvalentes Eu₃F₄S₂ [14] gewinnen. Das 1970 in [6] als hell weinrot beschriebene EuFS blieb dagegen hartnäckig unzugänglich. Immer wieder konnte beobachtet werden, dass bei Reaktionen deren Edukte mit Sauerstoff kontaminiert waren, als Nebenprodukte vereinzelt Kristalle von Oxidfluoridsulfiden (Kap. 3.2) erhalten wurden. Für die Sauerstoffkontamination können oberflächenoxidiertes Metall, aber auch mit Selten-Erd(III)-Oxidfluoriden verunreinigte Trifluoride als Ursache in Frage kommen. In Abhängigkeit des Kationenradius wurden dabei drei unterschiedliche Formeltypen erhalten: $M_6O_2F_8S_3$ (M = La – Nd, Sm): hexagonal, P_{6_3}/m (Prototyp: $C_{6_6}O_2F_8S_3$ [29], Kap. 3.2.2), M_3OF_5S (M = Sm, Gd – Ho): hexagonal, P6₃/m (Prototyp: Dy₃OF₅S [30], Kap. 3.2.2) und $M_3OF_3S_2$ (M = Ho – Yb): pseudotetragonal, I4/mmm bzw. orthorhombisch, P222 (Prototyp: Tm₃OF₃S₂ [31], Kap. 3.2.3). Alle genannten Verbindungen, deren Auftreten als Verunreinigungen zunächst nicht erwünscht war, lassen sich wie die Fluoridsulfide (MFS) selbst bei entsprechender

Zugabe der jeweiligen Metalloxide oder auch Oxidfluoride als Sauerstoffquellen gezielt und phasenrein erhalten (Kap. 3.2).



Abb. 10: A-MFS: Zweidimensional unendliche Schichten der Zusammensetzung ${}^{2}_{\omega} \{ [FM_{4/4}]_{2}^{4+} \}$, aufgebaut aus über je vier Kanten miteinander verknüpften, F⁻-zentrierten [(M³⁺)₄]-Tetraedern (*oben*); zweidimensional unendliche Schichten der Zusammensetzung ${}^{2}_{\omega} \{ [S(M_{4/4})M]_{2}^{4+} \}$, aufgebaut aus über je vier Kanten miteinander verknüpften, S²⁻-zentrierten, quadratischen [(M³⁺)₅]-Pyramiden (*unten*)



Abb. 11: A-MFS: Koordinationspolyeder $[MF_4S_4S']$ um M^{3+}



Abb. 12: A-MFS: Perspektivische Ansicht der Kristallstruktur (Erläuterungen zur Symbolik im Text)



Abb. 13: A-MFS: Koordinationspolyeder $[FM_4]$ um F^- (*links*) und $[SM_5]$ um S^{2-} (rechts)



Abb. 14: Auftragung der Lageparameter z/c(M) und z/c(S) in A-MFS (M = La – Nd, Sm, Gd – Er) gegen den Ionenradius r_i/pm des M³⁺-Kations für CN = 9 [32]



Abb. 15: Auftragung der Gitterkonstanten (a/pm und c/pm) von A-MFS (M = La – Nd, Sm, Gd – Lu) gegen den Ionenradius r_i/pm des M³⁺-Kations für CN = 9
[32]



Abb. 16: Auftragung der molaren Volumina $(V_m/cm^3 mol^{-1})$ und der berechneten Dichten $(D_x/g cm^{-3})$ von A-MFS (M = La - Nd, Sm - Lu) gegen den Ionenradius r_i/pm des M³⁺-Kations für CN = 9 [32]

3.1.1.3 Strukturdaten für die Fluoridsulfide MFS (M = Ce – Nd, Sm, Gd – Er) im A-Typ

 Tab. 5:
 Messdaten f
 ür die Einkristalle von Fluoridsulfiden MFS der Lanthanoide

```
(M = Ce - Nd, Sm, Gd - Er) vom A-Typ und ihre Bestimmung
```

Messparameter^{*a*)}

	Mes	sbereich		Messgrenze	F(000)	Absorptions-	Extinktion
М	±h	±k	±1	$2\Theta_{max}/grd$		μ/mm^{-1}	g/10 ⁻⁴
 Ce	6	6	10	65,53	166	20,96	882(49)
Pr	6	6	10	65,13	168	22,95	1138(87)
Nd	5	5	10	65,43	170	24,76	961(68)
Sm	5	5	10	65,41	174	28,88	1122(58)
Gd	5	5	10	65,81	178	33,52	993(53)
Tb	5	5	10	65,62	180	36,23	318(38)
Но	5	5	10	65,32	184	41,56	829(57)
Er	5	5	10	65,54	186	44,52	965(46)

^{a)} Messgerät: Einkristalldiffraktometer IPDS (Fa. Stoe); Strahlung: Mo-K α (Graphitmonochromator; $\lambda = 71,07$ pm); Messtemperatur: 20°C.

 $Datenreduktion und -statistik^{b}$

М	Za gemessen	ahl der Reflexe symmetrieunabhängig	R _{int}	R_{σ}	Zahl der Reflexe mit $ F_o \ge 4\sigma(F_o)$
Ce	1524	150	0,025	0,011	145
Pr	1506	144	0,059	0,017	141
Nd	1651	143	0,035	0,011	140
Sm	1457	141	0,026	0,009	137
Gd	1407	140	0,057	0,015	139
Tb	1407	136	0,076	0,024	131
Но	2109	133	0,078	0,024	132
Er	1354	132	0,031	0,012	129

^{b)} Datenkorrekturen: Untergrund, Polarisations- und Lorentzfaktoren; Absorption: numerische Korrektur mittels *X-SHAPE* [11].

Tab. 5:(Fortsetzung)

	R ₁ ohne	R ₁ mit	wR ₂	Goodness of Fit	Restelektronendichten
М	4σ -Sc	hranke	(für alle Reflexe)	(GooF)	$(\rho (e^{-})/10^{6} \text{ pm}^{3}) \text{ max. / min.}$
Ce	0,014	0,013	0,028	1,160	1,62 / -1,22
Pr	0,019	0,019	0,045	1,107	1,21 /4,01
Nd	0,016	0,015	0,037	1,132	1,21 / -3,72
Sm	0,013	0,012	0,029	1,213	1,26 / -1,14
Gd	0,013	0,013	0,032	1,078	1,17 / -2,34
Tb	0,020	0,019	0,043	1,098	1,09 / -3,47
Но	0,018	0,018	0,040	1,131	1,26 / -1,71
Er	0,013	0,012	0,027	1,103	1,06 / -1,69

Strukturbestimmung und -verfeinerung^{c)}

^{c)} Programme: SHELXS-86 [12] bzw. SHELXL-93 [14]; Streufaktoren: nach International Tables, Vol. C [33].

	Gitterkonstanten ^{b)}			molares Volumen ^{b)}	berechnete Dichte ^{b)}
М	a/pm	c/pm	c/a	$V_m/cm^3 mol^{-1}$	$D_x/g \ cm^{-3}$
La ^{c)}	404,38(4)	700,41(7)	1,732	34,49(1)	5,508
Ce	400,13(3)	696,20(5)	1,740	33,56(1)	5,696
Pr	396,27(3)	692,73(5)	1,748	32,75(1)	5,861
Nd	393,89(3)	691,58(5)	1,756	32,31(1)	6,045
Sm	388,36(3)	687,95(5)	1,771	31,24(1)	6,447
Eu ^{c)}	387,4	673,5	1,74	30,4	6,67
Gd	383,45(3)	685,18(5)	1,787	30,33(1)	6,867
Tb	381,02(3)	683,86(5)	1,795	29,89(1)	7,024
Dy ^{c)}	378,54(2)	82,67(2)	1,803	29,45(1)	7,250
Но	376,48(3)	681,92(5)	1,811	29,10(1)	7,422
Er	374,61(3)	681,34(5)	1,819	28,79(1)	7,583
Tm ^{d)}	372,86(5)	681,15(8)	1,827	28,51(2)	7,716
Yb ^{d)}	371,08(5)	680,93(8)	1,835	28,23(2)	7,938
Lu ^{d)}	369,37(5)	680,76(8)	1,843	27,97(2)	8,081

Tab. 6:Kristallographische Daten^{a)} für Fluoridsulfide MFS der Lanthanide (M =
La – Nd, Sm – Lu) vom A-Typ

Lageparameter ^{e)}					thermisc	he Auslei	nkungspar	rameter	
	М	z / c(M)	z / c(S)	U ₁₁ (M)	U ₃₃ (M)	$U_{11}(F)$	U ₃₃ (F)	U ₁₁ (S)	U ₃₃ (S)
	La ^{c)}	0,23005(9)	0,6504(4)	126(2)	112(3)	151(18)	181(32)	145(7)	180(12)
	Ce	0,22921(4)	0,6493(2)	47(1)	74(2)	90(10)	59(11)	50(3)	54(5)
	Pr	0,23031(5)	0,6496(3)	43(2)	97(3)	106(11)	98(17)	64(4)	86(6)
	Nd	0,23007(4)	0,6486(2)	45(2)	66(2)	104(10)	69(14)	58(4)	65(5)
	Sm	0,22943(4)	0,6470(2)	40(2)	51(2)	73(10)	71(13)	49(4)	43(5)
	Gd	0,22896(4)	0,6462(2)	37(2)	51(2)	72(8)	76(15)	46(3)	52(6)
	Tb	0,22887(6)	0,6461(3)	45(2)	109(3)	90(19)	88(22)	78(7)	114(10)
	Dy ^{c)}	0,22852(9)	0,6450(5)	305(2)	231(3)	335(18)	223(36)	329(6)	235(13)
	Но	0,22861(6)	0,6448(4)	38(2)	93(3)	102(13)	103(23)	39(5)	105(8)
	Er	0,22864(4)	0,6449(2)	34(2)	40(2)	58(12)	59(15)	38(4)	50(7)

Tab. 6:(Fortsetzung)

^{a)} Kristallsystem: tetragonal; Raumgruppe: P4/nmm (Nr. 129), Z = 2;

^{b)} Einkristalldaten;

^{c)} Daten der Literatur entnommen: LaFS [23], EuFS [21], DyFS [20];

^{d)} Röntgenographische Pulverdaten für (abgeschreckte) Hochdruckpräparate;

^{e)} M in (2c): $\frac{1}{4}$, $\frac{1}{4}$, $\frac{z}{c}$; S in (2c): $\frac{1}{4}$, $\frac{1}{4}$, $\frac{z}{c}$; F in (2a): $\frac{3}{4}$, $\frac{1}{4}$, 0.

Tab. 7: Motive der gegenseitigen Zuordnung in A-MFS (M = La - Nd, Sm, Gd - Lu)

	Б	S	CN
	ľ	3	CN
М	4 / 4	5 / 5	9
CN	4	5	

М	d(M–F), 4×	d(M–S), 4×	d(M–S'), 1×	∢(M–F–M), 4×	∢(M–F–M'), 2×
 La ^{a)}	258,5	297,9	294,4	112,9	102,9
Ce ^{a)}	255,9	295,3	292,5	112,9	102,9
Pr ^{a)}	254,4	292,3	290,5	113,2	102,3
Nd ^{a)}	253,2	290,9	289,4	113,3	102,1
Sm ^{a)}	250,2	287,5	287,3	113,4	101,8
$Gd^{a)}$	247,7	284,3	285,9	113,6	101,4
Tb ^{a)}	246,6	282,7	285,3	113,8	101,2
Dy ^{a)}	245,3	281,3	284,3	113,9	101,0
Ho ^{a)}	244,4	279,9	283,8	114,0	100,7
Er ^{a)}	243,6	278,6	283,6	114,1	100,5
Tm ^{b)}	242,9	277,4	283,5	114,3	100,3
Yb ^{b)}	242,2	276,2	283,4	114,4	100,0
Lu ^{b)}	241,5	275,0	283,4	114,5	99,8

Tab. 8:Fluoridsulfide MFS der Lanthanide (M = La – Nd, Sm, Gd – Lu) vomA-Typ: Ausgewählte interatomare Abstände (d/pm) und Winkel (≮/grd)

 ^{a)} berechnet mit den Gitterkonstanten und Lageparametern aus Einkristalldaten (vgl. Tab. 6);

^{b)} berechnet mit den Gitterkonstanten aus Pulverdaten und den Lageparametern von A-ErFS (vgl. Tab. 6).

Tab. 9:Fluoridsulfide MFS der Lanthanide (M = La – Nd, Sm, Gd – Lu) vom A-
Typ: Abstandsdifferenzen ($\Delta (d(M-S))^{a)}$ in pm), Effektive Koordinations-
zahlen (ECoN(M³⁺)) und deren individuelle Beiträge (δ (ECoN)) sowie
Madelung-Anteile der Gitterenergie (MAPLE in kcal mol⁻¹)

М	Δ (d(M–S))	ECoN (M ³⁺)	δ (ECoN(F ⁻)) 4×	δ (ECoN(S ²⁻)) 4×	δ (ECoN(S ²⁻)') 1×	MAPLE
La ^{b)}	-3,5	8,996	0,951	1,024	1,096	1382
Ce ^{b)}	-2,8	9,001	0,957	1,023	1,081	1394
Pr ^{b)}	-1,8	8,993	0,944	1,036	1,073	1406
Nd ^{b)}	-1,5	8,994	0,945	1,037	1,066	1412
Sm ^{b)}	-0,2	8,992	0,947	1,040	1,044	1426
Gd ^{b)}	+1,6	8,989	0,948	1,046	1,013	1439
Tb ^{b)}	+2,6	8,983	0,946	1,051	0,995	1446
Dy ^{b)}	+3,0	8,987	0,948	1,052	0,987	1452
Ho ^{b)}	+3,9	8,981	0,945	1,057	0,973	1457
Er ^{b)}	+5,0	8,975	0,942	1,063	0,955	1462
Tm ^{c)}	+6,1	8,973	0,940	1,069	0,937	1467
Yb ^{c)}	+7,2	8,967	0,937	1,075	0,919	1471
Lu ^{c)}	+8,4	8,956	0,934	1,080	0,900	1476

^{a)} (d(M–S)) – (d(M–S')), vgl. Tab. 8;

^{b)} berechnet mit den Gitterkonstanten und Lageparametern aus Einkristalldaten (vgl. Tab. 6) sowie folgenden einheitlichen Ionenradien: $r_i(M^{3+}) = 100$, $r_i(F^-) = 140$, $r_i(S^{2-}) = 180$ pm;

 ^{c)} berechnet mit den Gitterkonstanten aus Pulverdaten und den Lageparametern von A-ErFS (vgl. Tab. 6).

3.1.2 Selten-Erd(III)-Fluoridsulfide MFS vom B- und C-Typ

3.1.2.1 Hexagonale Selten-Erd(III)-Fluoridsulfide MFS im YFS- oder B-Typ

Die Fluoridsulfide MFS vom B-Typ mit M = Ho - Lu und Y kristallisieren im hexagonalen Kristallsystem (Raumgruppe: P6₃/mmc, Nr. 194) mit β-YFS-Struktur [34]. Diese weist zwei kristallographisch unterschiedliche M^{3+} -Kationen auf. (M1)³⁺ ist von sechs S²⁻ trigonal-antiprismatisch umgeben, verfügt also über keinen nächsten F⁻-Nachbarn, während $(M2)^{3+}$ zunächst hexagonal-planar von sechs F⁻ koordiniert ist, während die Koordinationssphäre ober- und unterhalb der [(M2)F₆]-Ebene von je einem S^{2-} zur hexagonalen Bipyramide (CN = 8) ergänzt wird. Abbildung 20 zeigt, wie Schichtpakete der Zusammensetzung [MS₂]⁻ (mit M1), die aus drei dichtest-gepackten Schichten $(S^{2-}/M^{3+}/S^{2-})$ bestehen, alternierend mit Monoschichten der Zusammensetzung $[MF_2]^+$ (eine dichtest-gepackte Schicht aus $(M2)^{3+}$ mit F⁻ in sämtlichen trigonalplanaren Lücken) gestapelt werden. Dabei baut sich eine 2H-Struktur im Sinne der *Ramsdell*'schen Nomenklatur auf (2 Viererschichtpakete $\{[(M1)F_2]^+[(M2)S_2]^-\}$ müssen bis zur Translationsperiodizität in einer hexagonalen Zelle gestapelt werden). In Kapitel 3.1.2.3 wird auf weitere Details dieses Konzepts im Vergleich mit der C-MFS-Struktur näher eingegangen. In B-MFS erzwingt die Lagesymmetrie ($\overline{3}$ m1 für 2a), dass (M1)³⁺ nur von sechs S^{2-} koordiniert ist und damit keine direkten F⁻-Liganden aufweist. (M2)³⁺ bildet mit (F1)⁻ und (F2)⁻ eine exakt planare Schicht aus, in der es gemäß seiner Lagesymmetrie ($\overline{6}$ m2 für 2c) hexagonal von je drei F1 und F2 umgeben ist. Umgekehrt weisen auch $(F1)^-$ (in 2b) und $(F2)^-$ (in 2d) die Lagesymmetrie $\overline{6}$ m2 auf und befinden sich jeweils in trigonal-planarer Umgebung von $(M2)^{3+}$. Dadurch sind alle Teilchenabstände innerhalb dieser [(M2)(F1)(F2)]-Schicht gleich und es treten nur interatomare Winkel von 60°, 120° und 180° auf. Die mittlere Koordinationszahl von sieben wird in der β -YFS-Struktur dadurch realisiert, dass (M1)³⁺ CN = 6 gegenüber S²⁻ und (M2)³⁺, umgeben von sechs F⁻ sowie zwei S²⁻, insgesamt CN = 8 aufweist (Abb. 18). Somit erlangt S^{2-} (Punktsymmetrie: 3m1 für die 4f-Lage) eine verzerrt tetraedrische Umgebung aus drei (M1)³⁺ und einem (M2)³⁺, wodurch insgesamt die Niggli-Formel { $[(M1)S_{6/(3+1)}] \cdot [(M2)(F1)_{3/3}S_{2/(1+3)}]$ }_{0.5} (bzw. $\frac{2}{2}[(F1)(M1)_{(3+3)/(3+)}(F2)]_{0.5}S(M2)_{0.5}$

bezüglich F⁻ resultiert. In einer Schichtstruktur-Schreibweise käme der B-MFS-Struktur demnach das Abfolgeschema A($\alpha a' \gamma$)AcB($\alpha b' \gamma$)Bc zu, wenn große Buchstaben die Schichten der Sulfidanionen, kleine die der Metallkationen (ungestrichen: M1, gestrichen: M2) und griechische Buchstaben die Fluoridanionen innerhalb der trigonalplanaren Lücken der (M2)³⁺-Monoschichten symbolisieren (vgl. Kap. 3.1.2.3). Der raumverschwendende Aufbau ($V_m(B-MFS) > V_m(A-MFS)$, $\Delta \approx +15\%$; vgl. Abb. 17) legt nahe, dass sich die Fluoridsulfide mit unter Normalbedingungen stabilem B-MFS-Typ (M = Tm - Lu) bei erhöhtem Druck in die A-Form umwandeln müssten, was tatsächlich beobachtet wird [24] (vgl. Kap. 3.1.2.4). Für Fluoridsulfide mit bei Normalbedingungen stabilem A-MFS-Typ sollte andererseits die B-Form als Hochtemperaturform auftreten, was für M = Ho, Er und Y [22] ebenfalls festgestellt werden konnte. Die dimorphen Fluoridsulfide MFS (mit M = Ho, Er und Y), die oberhalb 1200°C in der B-Form stabil sind, lassen sich durch Abschrecken in metastabiler Form auch unter Normalbedingungen erhalten, durch längeres Tempern ("Anlassen" bei 900 – 1000°C) jedoch wieder in die dann thermodynamisch stabile A-Form überführen [22].



Abb. 17: Auftragung von molaren Volumina (V_m / cm³ mol⁻¹) der Fluoridsulfide MFS der Selten-Erd-Elemente (A-, B- und C-Typ) gegen die aus den Ionenradien [32] für die jeweils mittlere Koordinationszahl (A-Typ: CN = 9, B- und C-Typ: CN = 7) berechneten Kationenvolumina (V / 10⁷ pm³)



Abb. 18: Koordinationspolyeder $[(M1)S_6]$ (*links*) und $[(M2)F_6S_2]$ (*rechts*) in der B-MFS-Struktur



Abb. 19: Auftragung der Gitterkonstanten (□: a/pm und O: c/pm) der hexagonalen Fluoridsulfide MFS vom B-Typ gegen die Ionenradien r_i(M³⁺)/pm [32] der Selten-Erd-Kationen M³⁺ für CN = 7. Die aufgetragenen Werte sind Tabelle 10 entnommen und stehen dort für das jeweilige Element an oberster Stelle



Abb. 20: Perspektivische Ansicht einer Elementarzelle der B-MFS-Struktur (je ein Koordinationspolyeder um M³⁺, F⁻ und S²⁻ ist mit "Bindungen" zu den gegenionischen Nachbarn hervorgehoben)

B-MFS	a / pm	c / pm	c / a	$V_m / cm^3 mol^{-1}$	Lit.
Y	405 406,2(2)	1651 1669,3(2)	4,077 4,110	35,31 35,91	[22] [34]
Но	404,03(4) 404	1650,4(2) 1650	4,085 4,084	35,13 35,11	[22]
Er	402,59(2) 403 403,2(8)	1646,4(6) 1645 1647,2(22)	4,090 4,082 4,085	34,79 34,83 34,91	[22] [24]
Tm	400,39(3) 401,0	1653,8(3) 1643,5	4,130 4,099	34,57 34,46	[35]
Yb	399,42(3) 399	1649,1(2) 1639	4,129 4,108	34,30 34,02	[22]
Lu	397	1637	4,123	33,64	[22]

Tab. 10: Gitterkonstanten der hexagonalen Fluoridsulfide MFS (M = Y, Ho – Lu)vom B-Typ anhand von Pulverproben röntgenographisch ermittelt

 Tab. 11:
 Motive der gegenseitigen Zuordnung für die B-MFS-Struktur

	F1	F2	S	CN
M1	0 / 0	0 / 0	6 / 3	6
M2	3 / 3	3 / 3	2 / 1	8
CN	3	3	4	

3.1.2.2 Trigonale Selten-Erd(III)-Fluoridsulfide MFS im LuFS- oder C-Typ

Eine weitere, mit der B-Form eng verwandte Modifikation für die Zusammensetzung MFS kristallisiert für M = Tm – Lu im trigonalen Kristallsystem (Raumgruppe: $R^{\overline{3}}m$, Nr. 166, Z = 6) und wurde erstmals mit Hilfe der Röntgenstrukturanalyse an Einkristallen von C-LuFS [23] nachgewiesen. Wie in der B-MFS-Struktur liegen auch im sogenannten C-Typ zwei unterschiedliche Sorten von M³⁺-Kationen vor. Selbst die Koordinationsverhältnisse der beiden Kationensorten sind jenen in der B-MFS-Struktur analog. $(M1)^{3+}$ ist von sechs S²⁻ trigonal-antiprismatisch koordiniert (Punktsymmetrie: $\overline{3}$ m1 für die 3a-Lage) und weist demnach keine nächsten F⁻-Nachbarn auf. Für (M2)³⁺ findet man dagegen (nahezu) hexagonal-planare Koordination von sechs F⁻ vor (Lagesymmetrie: ³m1 für 3b), zu der zwei S²⁻ ober- und unterhalb der (leicht gewellten) $[(M2)F_6]$ -Ebene hinzutreten, wodurch eine hexagonale Bipyramide (CN = 8) um (M2)³⁺ entsteht (vgl. Abb. 22). In B-MFS liegen zwar zwei kristallographisch unterschiedliche F⁻-Anionen vor (vgl. Kap. 3.1.2.1), die sich jedoch in ihrer Funktion nicht voneinander unterscheiden. In C-MFS fallen diese zu einer Position zusammen (vgl. Tab. 13 bezüglich der Motive der gegenseitigen Zuordnung für C-MFS). Dies hat keine dramatischen, aber durchaus feine Unterschiede für den strukturellen Aufbau zur Folge. In B-MFS liegen beide Sorten F⁻ in genau trigonal-planarer Umgebung von M³⁺ vor, während F⁻ in C-MFS geringfügig aus der von (M2)³⁺ aufgespannten Ebene ausgelenkt ist. Offenbar sind die Abstände F^-F^- in B-YFS im planaren Sechsring um $(Y2)^{2+}$ wohl noch groß genug (235 pm), um bei gleichem Abstand $Y^{3+}-F^-$ (235 pm, 6×) eine angemessene Koordination für (Y2)³⁺ zu gewährleisten. Bei kleinerem Kation $(Lu^{3+} in C-LuFS)$ tritt eine leichte Wellung des Sechsringes aus F⁻ und Lu³⁺ auf, um die F^- - F^- -Kontakte auf 230 pm ansteigen, die Lu³⁺- F^- -Abstände jedoch auf 229 pm sinken zu lassen. Wie geringfügig die Unterschiede zur Struktur von B-YFS tatsächlich sind, zeigen auch die Winkel, von denen nur jene für F-F-Lu2 (178,83°) und F-F-F (119,98°) merklich von den Idealwerten (60°, 120°, 180° (\equiv F-Lu2-F) bzw. $120^{\circ} \equiv Lu2-F-Lu2$ (vgl. Kap. 3.1.2.3) abweichen.



Abb. 21: Perspektivische Ansicht einer Elementarzelle der C-MFS-Struktur (ein Koordinationspolyeder jeder Teilchensorte ist durch graue "Bindungen" zu seinen Liganden hervorgehoben)



Abb. 22: Koordinationspolyeder in der C-MFS-Struktur: $[(M1)S_6]$ (*links*) und $[(M2)F_6S_2]$ (*rechts*)

Tab. 12: Gitterkonstanten der trigonalen Fluoridsulfide MFS (M = Tm – Lu) vomC-Typ anhand von Pulverproben röntgenographisch ermittelt

C-MFS	a / pm	c / pm	c / a	$V_m / cm^3 mol^{-1}$	Lit.
Tm	401,62(2) 401,5	2485,1(4) 2471,0	6,187 6,154	34,84 34,62	[20]
Yb	399,50(3)	2473,6(3)	6,192	34,31	
Lu	397,46(4)	2462,9(3)	6,197	33,819	[20]

 Tab. 13:
 Motive der gegenseitigen Zuordnung für die C-MFS-Struktur

	F	S	CN
M1	0 / 0	6 / 3	6
M2	6 / 3	2 / 1	8
CN	3	4	

3.1.2.3 Vergleich der drei MFS-Strukturen (A-, B- und C-Typ)

In allen drei Strukturen für die Zusammensetzung MFS wird das Problem der Packungsoptimierung von unterschiedlich großen Anionen durch die Separation von ungleichartigen gelöst. Sowohl A-LaFS als auch B-YFS und C-LuFS zeigen einen schichtartigen Aufbau, wobei die verschiedenen Anionen F^- und S^{2-} auf unterschiedliche Schichten verteilt sind. Die nachfolgenden Abbildungen verdeutlichen dies. In der A-MFS-Struktur liegen in sämtlichen Schichten quadratische Netze der *Schläfli*-Symbolik 4⁴ vor. In der Translationsperiode längs c sind die Kationen (M³⁺) und die verschiedenen Anionen (F⁻ und S²⁻) in der Reihenfolge F - M - S - S - M - F angeordnet. Die Zahl der S²⁻-Schichten ist jedoch doppelt so groß wie die der F⁻-Schichten. Beim vorgegebenen Verhältnis von 1 : 1 bedeutet dies, dass in den Ebenen der F⁻-Anionen doppelt so viele Teilchen enthalten sind.



Abb. 23: Schichtenabfolge in der A-MFS-Struktur (neben der perspektivischen Ansicht *links* sind *rechts* die 4⁴- Netze parallel (001) gezeigt)



Abb. 24: Schichtenabfolge in der B-MFS-Struktur (neben der perspektivischen Ansicht Parallelprojektion *links* sind *rechts* die 4⁴- Netze parallel (001) gezeigt)



Abb. 25: Schichtenabfolge in der C-MFS-Struktur (neben der perspektivischen Ansicht als Parallelprojektion *links* sind *rechts* die 4⁴- Netze parallel (001) gezeigt)

Im B- und C-Typ befinden sich die M³⁺-Kationen zur Hälfte in den Oktaederlücken zwischen zwei in sich dichtest-gepackten S²⁻-Schichten und zur Hälfte innerhalb der F⁻-Schichten in den bienenwabenförmigen Lücken der F⁻-Ionen. Wie im A-Typ sind auch hier doppelt so viele S²⁻-Schichten wie F⁻-Schichten vorhanden. Das 6³-Netz der F⁻-Anionen lässt sich daher ebenfalls als ein Zweifach-Netz ansehen. Es entsteht, wenn zwei 3⁶-Netze zentrierend übereinandergelegt und anschließend vereinigt werden. Die nach einer solchen Vereinigung aufgespannte Fläche ist dreimal so groß wie die des einfachen 3⁶-Netzes. Die Lücken im 6³-Netz bilden ihrerseits ein 3⁶-Netz. Sie werden sowohl im B- als auch im C-Typ von den M³⁺-Kationen der Sorte 2 (M2) eingenommen, so dass die ganze Schicht zusammen mit diesen als ein Dreifach-3⁶-Netz (3⁶)₃ im Sinne der Schläfli-Nomenklatur anzusehen ist. Die M³⁺-Kationen der Sorte 1 (M1) und die S^{2-} -Anionen bilden jeweils einfache 3^{6} -Netze. Durch die entsprechende Kombination von mehrfachen Netzen mit einfachen gelingt es, den jeweiligen Strukturtyp zu beschreiben. In Abbildung 26 sind die drei Strukturen vom A-, B- und C-Typ von MFS einander vergleichend mit der beschriebenen Symbolik gegenübergestellt.

B-MFS $\{F_2 M2\}$ S $\{F_2 M2\}$ $\{F_2 M2\}$ S M1S M1S S M1S $\{F_2 M2\}$ S M1 ... $(3^6)^3$ $(3^6)^2$ $(3^6)^3 - (3^6)^{12}_2$ $(3^6)^2$ $(3^{6})^{1}$ $(3^6)^3$ $(3^6)^2$ $(4^4)^4$ $(4^4)^{12}_2 - (4^4)^3$ $(4^4)^{12}_2$ $(4^4)^{12}_{2}$ $(4^4)^3$ $(4^4)^4$ $(4^4)^3$ A-MFS S \mathbf{S} Μ F_2 Μ S S Μ F_2 Μ S S Μ \mathbf{F}_2 F_2 Μ Μ $(4^{4})^{4} \ (4^{4})^{3} \ (4^{4})^{4} \ (4^{4})^{12}_{5} \ (4^{4})^{3} \ (4^{4})^{4} \ (4^{4})^{3} \ (4^{4})^{4} \ (4^{4})^{12}_{5} \ (4^{4})^{4} \ (4^{4})^{12}_{5} \ (4^{4})^{4} \ (4^{4})^{12}_{5} \ (4^{4})^{4} \ (4^{4})^{12}_{5} \$ $(4^4)^{12}_{0}$ $(4^4)^{3}_{0}$ $(3^6)^3 (3^6)^1$ $(3^6)^2 - (3^6)^{13}_2 - (3^6)^2_2$ $(3^6)^2 \quad (3^6)^3 \quad (3^6)^1 \quad (3^6)^{2,3}_2 \quad (3^6)^1$ $(3^6)^2$ $(3^6)^3$ $(3^6)^{12}_2$ (3⁶)¹ ... $(3^6)^{12}_2$ $(3^6)^3$ $(3^6)^1$ $(3^6)^3$ $(3^6)^3$ $C-MFS \quad \{F_2\ M2\} \quad S \quad M1 \quad S \quad \{F_2\ M2\} \quad S \quad M1 \quad S \quad \{F_2\ M2\} \quad S \quad M1 \quad S \quad \{F_2\ M2\} \quad S \quad M1 \quad S \quad \{F_2\ M2\} \quad S \quad M1 \quad ... \quad M1 \quad ... \quad M1 \quad ... \quad M2 \quad ... \quad M2 \quad ... \quad M1 \quad ... \quad M2 \quad ... \quad \quad ... \quad ... \quad \quad ... \quad ... \quad ... \quad \quad ... \quad ...$

Abb. 26: Vergleich der Schichtabfolgen im A-, B- und C-Typ der Selten-Erd(III)-Fluoridsulfide MFS

Ein direkter Vergleich zwischen B- und C-Typ ist auch über das eingangs erwähnte Modell der 3R- und der 2H-Struktur möglich. In B-MFS werden die Schichtpakete der Zusammensetzung [(M1)S₂]⁻, die aus drei dichtest-gepackten Schichten (S²⁻ / M³⁺ / S²⁻) bestehen, mit Monoschichten der Zusammensetzung $[MF_2]^+$ (eine dichtest-gepackte Schicht aus (M2)³⁺ mit F⁻ in sämtlichen trigonalen-planaren Lücken) alternierend gestapelt. Der gleiche Aufbau wird auch für C-MFS vorgefunden, wobei die molaren Volumina der MFS-Vertreter im C- noch um ca. 0,5% größer sind als die jener im B-Typ. Während die Schichtabfolge in B-MFS gemäß AcBb'BcAa'AcB (Denominatoren: A, B, C für die S^{2-} , a, b, c für die $(M1)^{3+}$ und a', b', c' für die $(M2)^{3+}$ -Schichten) einer 2H-Struktur entspricht, liegt in C-MFS gemäß AcBb'BaCc'CbAa'AcB eine 3R-Struktur mit $c(3R) \approx 3/2 \times c(2H)$ vor (vgl. Abb. 27). Eine ebenfalls denkbare 1T-Struktur mit $c(1T) \approx 1/2 \times c(2H) \approx 1/3 \times c(3R)$ ist unter vollständigem Strukturerhalt nicht möglich, da das Festhalten an den hexagonalen Bipyramiden für (M2)³⁺ die Bildung von trigonalen Antiprismen aus S^{2-} um $(M1)^{3+}$ nicht zulässt und umgekehrt (Abb. 27, rechts). Wenn man die (ungünstigere) Formation von trigonalen Prismen aus S²⁻ um (M1)³⁺ erlaubt, um unter Erhalt der hexagonalen Bipyramiden um (M2)³⁺ eine 1T'-Struktur für MFS gemäß AbAa'AbA zu ermöglichen, so erweist sich dieses Arrangement offenbar als dennoch instabil. Hierbei werden vielmehr Alternativen bevorzugt, die alle Kationen gleich behandeln, wie z. B. die der 2H-Struktur von α -LaFSe [29] bzw. LaHSe [36] oder die der 1H-Struktur von YHSe [36], in denen die Kationen trigonal-prismatisch von Se²⁻ umgeben sind und in der Ebene von M³⁺ drei zusätzliche Kappen aus F^- bzw. H^- (CN = 9) tragen.



Abb. 27: Stapelschemata der 3R- und der 2H- bzw. der beiden hypothetischen 1T-Strukturen für MFS (v. l. n. r.) als (110)-Schnitte der Elementarzellen (3R: $A(\beta a'\gamma)AcB(\alpha b'\gamma)BaC(\alpha c'\beta)Cb$, 2H: A(a')AcB(b')Bc, 1T (*links*): A(b')Bcbzw. 1T' (*rechts*): B(b')Bc; Buchstaben: groß = S, klein = M (M1: ungestrichen, M2: gestrichen), griechisch = F)

3.1.2.4 Modell für einen möglichen Umwandlungsmechanismus

Beck und *Strobel* haben 1985 [24] ein mögliches Modell für die Umwandlung von B-YFS zu A-YFS mit PbFCl analoger Struktur entwickelt. Hierzu bedienten sie sich der Gegenüberstellung der Stapelfolgen in der in Abbildung 26 vorgeschlagenen Symbolik, aus der sich unmittelbar die Änderung der Topologie im Verlaufe der Phasenumwandlung von der B- in die A-Typ-Struktur ergibt. Versuche zum Verhalten der C-Typ-Struktur in Bezug auf mögliche Umwandlungen wurden noch nicht im Detail durchgeführt. Es lässt sich jedoch bei der engen Verwandtschaft zum B-Typ vermuten, dass hierfür ähnliche Mechanismen diskutiert werden können. Drei Teilaspekte, sollen hier näher betrachtet werden, die bei der Umwandlung vom B- in den A-Typ (vermutlich auch bei der Umwandlung vom C- in den A-Typ) auftreten:

- a.) Es wird eine Änderung des Netztyps nach *Schläfli* beobachtet, d. h. ein Übergang von 3⁶- zu 4⁴-Netzen.
- b.) Die Anzahl und Abfolge der Schichten ändert sich.
- c.) Die Translationsperiode in der Richtung senkrecht zu den Schichten [001] wird halbiert (bzw. gedrittelt).

a.) Aus einer Reihe von Hochdruckumwandlungen (z. B. für die NaCl-CsCl-Typ-Umwandlung) ist ein Wechsel der Topologie der Netze bekannt. Dabei wird die Fläche, die das einzelne Netz beansprucht, wegen der geringen Flächenerfüllung des 4⁴-Netzes zwar größer, dies kann aber durch eine Kompression der Einzelteilchen teilweise ausgeglichen werden, da zentrierend übereinanderliegende Kugelschichten in der 4⁴-Geometrie enger zusammenrücken können. Eine 3⁶–3⁶-Doppelschicht hat so z. B. wegen der größeren Lücken das gleiche Volumen wie eine 4⁴–4⁴-Doppelschicht. Bezogen auf solche Doppelschichten kann die Transformation daher als volumenneutral angesehen werden. Außerdem ist die Koordinationszahl, für die über den Lücken einer Anionenschicht vom Typ 4⁴ liegenden Kationen erhöht, was in Übereinstimmung mit der Druck-Koordinations-Regel [26] steht.

b.) In der Abbildung 26 (Kapitel 3.1.2.3) sind die in den drei Strukturtypen korrespondierenden Anionen- bzw. Kationenschichten zwischen der B- und der A-sowie der C- und der A-Form in den drei Modifikationen durch Pfeile verbunden.

Sowohl die gekreuzten als auch die gestrichelten Pfeile weisen auf Änderungen in der Lage der Schichten längs [001] hin. Während der Transformation wird das gesamte 3⁶-Netz der Kationen aus den $[(M2)F_2]^+$ -Schichten des B- und C-Typs herausgehoben. Diese Beschreibung hat nicht nur formalen Charakter, denn der Vorgang kann in einem Hartkugelmodell nachvollzogen werden. In den Abbildungen 28 (a – d) ist der mögliche Bewegungsablauf des 3^6-4^4 -Übergangs innerhalb dieser Schicht in Teilschritten dargestellt. Es soll dabei deutlich werden, dass die im B-Typ in $\frac{2}{3}$ liegenden Fluoridionen bei der Scherungsbewegung die Kationen $(M2)^{3+}$ in $\frac{1}{3}^{2}/_{3}$ vor sich her schieben und aus der Ebene verdrängen müssen, wenn sie die zentrierende Position in den 4⁴-Netzen des A-Typs erreichen sollen. Analoges gilt auch für die Kationen $(M1)^{3+}$. Diese werden im Laufe der Scherungsbewegung in den beiden angrenzenden S²⁻-Schichten ebenfalls verdrängt. Da sie zwischen den zuletzt zentrierend aufeinanderliegenden 4^4 – 8^{2-} -Schichten keinen Platz mehr finden, diffundieren sie durch eine davon hindurch und zwar in jene Richtung, in der sie sich von den auf sie zu wandernden Kationen (M2)³⁺ entfernen können. Der Ablauf dieser Bewegungen ist in den Abbildungen 29 (e - h) schematisch dargestellt. In der Projektion sind schräg verlaufende Atomreihen zu erkennen, die sich im Laufe der Transformation relativ zueinander bewegen.

c.) Die Halbierung der Translationsperiode im B-Typ (analog lässt sich auch die Drittelung bei der Umwandlung vom C- in den A-Typ beschreiben) resultiert zwangsläufig aus der Tatsache, dass solche Wanderungen der Atome in der oberen Zellhälfte aufgrund der verschiedenen relativen Anordnung der Netze zueinander in der unteren Hälfte genau gegenläufig sein müssen. So liegen dort beispielsweise, auf die gleiche Translationsmasche bezogen, die Kationen einer $[(M2)F_2]^+$ -Schicht in den Positionen $^2/_3$ $^1/_3$ und die zum Zentrierungspunkt in der 4⁴-Geometrie wandernden F⁻-Anionen nehmen umgekehrt die Positionen $^1/_3$ $^2/_3$ ein. Die Teilchen wandern somit in den Teilzellen in entgegengesetzter Richtung auf eine "mittlere" Position zu und werden dadurch im A-Typ translationsäquivalent. Der beschriebene Vorgang hat zur Folge, dass die Formveränderungen innerhalb größerer Volumina klein bleiben und die dabei vollzogenen Bewegungen ohne große Spannungen in der Kristallmatrix ablaufen können.

Die vorgestellten Bewegungsabläufe wurden zunächst nur aus dem geometrischen Vergleich der Strukturen abgeleitet. Kinetische Untersuchungen dazu stehen freilich

noch aus. Durch die von *Beck* und *Strobel* durchgeführten Analysen von Hochdruckproben [24] wird jedoch die Annahme bestärkt, dass sich die Atome bei der Umwandlung ausgehend von Störzentren der Realkristalle in der geschilderten Weise bewegen. Dies nährt die Hoffnung, dass auch Einkristalle eine Hochdruckumwandlung vom C- oder B- in den A-Typ schadlos überstehen könnten, und legt dahingehende Untersuchungen mit Hilfe von röntgentauglichen Druckzellen nahe, die für die nahe Zukunft geplant sind.



Abb. 28: Vier 10°-Teilschritte der Scherungsbewegung innerhalb einer $[(M2)F_2]^+$ -Schicht beim Übergang von B-MFS (a: 120°) zu A-MFS (d: 90°)



Abb. 29: Vier 10°-Teilschritte der Scherungsbewegung im [S-(M1)-S]⁻-Schichtpaket beim Übergang von B-MFS (e: 120°) zu A-MFS (h: 90°)

3.1.3 Gemischtvalente Selten-Erd(II,III)-Fluoridsulfide M₃F₄S₂

Gemischtvalente Selten-Erd(II,III)-Fluoridsulfide der Zusammensetzung M₃F₄S₂ mit zwei- und dreiwertigen Selten-Erd-Kationen (M = Sm, Eu und Yb) wurden bisher, mit Ausnahme von Yb₃F₄S₂ [5], nur anhand von Pulverproben [20] charakterisiert. Mit Sm₃F₄S₂ und Eu₃F₄S₂ gelang es nun, unter Zuhilfenahme von NaCl als Flussmittel, zwei weitere Vertreter gemischtvalenter Selten-Erd(II,III)-Fluoridsulfide nahezu phasenrein und in einkristalliner Form zu erhalten. Die Verwandtschaft der gemischtvalenten Verbindungen zu den rein dreiwertigen Selten-Erd-Fluoridsulfiden A-MFS wird durch die Schreibweise MF₂ · 2 MFS verdeutlicht, wobei im Kristall auch die Baueinheiten von MF2 und MFS in der Form abwechselnder Schichtpakete angeordnet sind. Aus dieser Formulierung der Zusammensetzung stellt sich die Frage, ob in M3F4S2 die Selten-Erd-Kationen M²⁺ und M³⁺ einer Ausordnung unterliegen oder diese ungeordnet verteilt vorliegen. Temperaturabhängige magnetische Messungen anhand von Eu₃F₄S₂ zeigen ein Curie-Weiss-Verhalten mit einem experimentell bestimmten magnetischen Moment von 8,19(5) μ_B je Formeleinheit und eine Curie-Temperatur von 0,3(2) K. Daneben ließ sich keine magnetische Ordnung bis zu einer Temperatur von 4,2 K ¹⁵¹Eu-mössbauerspektroskopische beobachten. Ebenfalls temperaturabhängige Untersuchungen zeigen ein mit den magnetischen Messungen übereinstimmendes Verhalten, wobei auch hier bis 4,2 K keine Hinweise auf eine Ausordnung der Kationen Eu²⁺ und Eu³⁺ gegeben werden. Aufgrund der gesammelten experimentellen Daten lässt sich Eu₃F₄S₂ und möglicherweise auch die beiden anderen Selten-Erd(II,III)-Fluoridsulfide als statische gemischtvalente Systeme bezeichnen in denen Selten-Erd-Kationen in den Oxidationsstufen M^{2+} und M^{3+} im Verhältnis 1 : 2 vorliegen.

3.1.3.1 Experimentelles

Durch Umsetzung von Selten-Erd-Metall (M = Sm, Eu und Yb), dem entsprechenden Selten-Erd-Trifluorid (MF₃) und Schwefel (S) im molaren Verhältnis von 5 : 4 : 6 in einer kieselglasummantelten, gasdicht verschweißten Tantalampulle (für die Synthese von $Eu_3F_4S_2$ wurde eine Platinampulle als Reaktionsbehälter verwendet), werden unter Einsatz von Natriumchlorid (NaCl) als Flussmittel innerhalb von sieben Tagen bei
$$5 M + 4 MF_3 + 6 S \longrightarrow 3 M_3F_4S_2$$
 (1)

Anhand jeweils eines der luft- und hydrolyseunempfindlichen Kristalle wurde eine Einkristallröntgenstrukturuntersuchung durchgeführt. Die ermittelten Daten sind in Kapitel 3.1.3.3 angegeben. Die Suszeptibilitätsmesungen an einer polykristallinen Pulverprobe von $Eu_3F_4S_2$ wurden mit einem MPMS-XL-SQUID-Magnetometer (Fa. Quantum Design) in einem Temperaturbereich von 4,2 bis 300 K mit magnetischen Flussdichten von bis zu 5 T bestimmt. Für die ¹⁵¹Eu-Mössbauer-Untersuchungen wurde eine ¹⁵¹Sm:EuF₃-Quelle verwendet und mit Hilfe eines Helium-Kryostaten in einem Temperaturbereich von 4,2 bis 300 K die Mössbauer-Spektren aufgenommen. Anhand von Sm₃F₄S₂ sind XANES-Messungen (Sm-L-Kante) geplant, deren Ergebnisse jedoch noch ausstehen.

3.1.3.2 Strukturbeschreibung

Gemäß MF₂ · 2 MFS (M = Sm, Eu und Yb) lässt sich der Aufbau von $M_3F_4S_2$ im Sinne einer geordneten Intergrowth-Struktur (Abb. 30) von einem Anteil CaF2- mit zwei Anteilen PbFCl-Typ beschreiben. Dieses Konzept wird sowohl durch die Existenz zweiwertiger Selten-Erd(II)-Fluoride SmF₂, EuF₂ [] und YbF₂ unterstützt als auch durch das Auftreten der dreiwertigen Randphasen wie SmFS, EuFS und YbFS, welche unter den gewählten Reaktionsbedingungen bis auf SmFS nicht zugänglich waren, jedoch von Hahn und Schmid [21] beschrieben werden. In M₃F₄S₂ liegen zwei kristallographisch unterschiedliche Selten-Erd-Kationen vor, von denen M1 in Form eines tetragonalen Prismas von acht F⁻-Anionen umgeben ist. Zusätzlich treten zwei S²⁻-Anionen in sehr weiter Entfernung als Kappen ober- und unterhalb der quadratischen F⁻-Flächen hinzu (Abb. 31), um zur Koordinationszahl 8 + 2 zu komplettieren. Das Koordinationspolyeder um M2 lässt sich gut mit dem eines Selten-Erd(III)-Kations M3+ in den PbFClanalog kristallisierenden A-MFS-Verbindungen vergleichen, indem je vier F⁻- und S²⁻-Anionen ein quadratisches Antiprisma bilden, dessen Quadratfläche aus S²⁻ durch ein weiteres S²⁻-Anion (S') in geringfügig größerem Abstand überkappt ist (Abb. 31), womit eine Koordinationszahl von 9 resultiert. Bereits die Gestalt der Koordinationsfiguren um M1 und M2 legt die Zuordnung von M^{2+} und M^{3+} auf die beiden unterschiedlichen Punktlagen in $M_3F_4S_2 \ (\equiv [(M^{2+})(M^{3+})_2(F^{-})_4(S^{2-})_2])$ nahe. Gegen diese Ausordnung der Selten-Erd-Kationen spricht jedoch die dunkle bis schwarze Farbe der Verbindungen $M_3F_4S_2$ (M = Sm, Eu, Yb), da eine lokalisierte Gemischtvalenz eher die (Misch-)Farbe der Komponenten (z. B. A-EuFS: rot; EuF₂: farblos) widerspiegeln sollte. Der Vergleich der Abstände zwischen den quadratischprismatisch koordinierten Selten-Erd-Kationen und den Fluoridionen in M₃F₄S₂ (Sm: 256 pm, Eu: 255 pm, Yb: 244 pm) mit den M^{2+} -F⁻-Abständen in MF₂ (Sm: 254 pm, Eu: 253 pm, Yb: 242 pm) [37] und den Selten-Erd-Fluor-Abständen, welche in der Koordinationssphäre von M2 in M₃F₄S₂ (Sm: 254 pm, Eu: 252 pm, Yb: 244 pm) auftreten mit den für die in Selten-Erd(III)-Fluoridsulfiden vom A-MFS-Typ gefundenen M³⁺-F⁻-Abständen (Sm: 250 pm, Eu: 249 pm (abgeschätzt), Yb: 242 pm) legen ebenfalls die lokalisiert gemischtvalente Schreibweise (Eu1)²⁺(Eu2)³⁺(F⁻)₄(S²⁻)₂ nahe. Auch der Blick auf die Koordination der Anionen verdeutlicht die Gemeinsamkeiten der M₃F₄S₂- mit der A-MFS-Struktur, indem nahezu identisch koordinierte Anionen vorliegen. Ferner wird anhand der Koordinationssphäre um Fdeutlich, dass sich die quadratischen Netze aus F⁻ in A-MFS als ein Strukturausschnitt

aus einer MF2⁺- bzw. MF2-Phase verstehen lassen, in der F⁻ wie in CaF2 (Flußspat,

Fluorit) tetraedrisch koordiniert vorliegt. In Tabelle 15 sind für Yb₃F₄S₂ die MAPLE-

Werte der binären und ternären Verbindungen einander gegenübergestellt. Yb₃F₄S₂

eignet sich besonders deshalb gut für einen solchen Vergleich, da von Ytterbium binäre

Verbindungen bekannt sind, deren Ionen eine ähnliche strukturelle Umgebung

aufweisen wie sie auch in der ternären Verbindung Yb₃F₄S₂ vorliegen. Ebenfalls in

diesem Zusammenhang ist hier zusätzlich die gute Übereinstimmung der

entsprechenden kristallographischen Vorzugsrichtungen (A-YbFS: a = 373 pm, c = 678

pm [24], YbF₂: $a/\sqrt{2} = 396$ pm, a = 560 pm [37]; Yb₃F₄S₂: a = 385 pm, c = 1884 pm

[38]) zu nennen und gleichzeitig ist auf die Ober- bzw. Untergruppenbeziehungen der

Raumgruppen aller involvierter Komponenten (A-YbFS: P4/nmm; YbF₂: Fm $\overline{3}$ m;

Yb₃F₄S₂: I4/mmm) hinzuweisen.



Abb. 30: $M_3F_4S_2$: Projektionen einer Elementarzelle auf (010) (*links oben*) und (001) (*links unten*) sowie die perspektivische Ansicht (*rechts*) der Kristallstruktur als geordnetes *Intergrowth*-Modell aus parallel (001) aufeinanderfolgenden Schichten von MF₂ (CaF₂-Typ) und MFS (PbFCl-Typ) im Verhältnis 1 : 2 gemäß MF₂ · 2 MFS



Abb. 31: $M_3F_4S_2$: Kationenkoordinationspolyeder [(M1)F_8S_2] (*links*) und [(M2)F_4S_4S'] (*rechts*)



Abb. 32: $M_3F_4S_2$: Anionenkoordinationspolyeder $[S(M2)_4(M2')(M1)]$ (*links*) und $[F(M1)_2(M2)_2]$ (*rechts*)

In Abbildung 33 sind die inversen magnetischen Suszeptibilitäten von Eu₃F₄S₂ in Abhängigkeit der Temperatur aufgetragen. Es zeigt sich, dass Eu₃F₄S₂ oberhalb 20 K nahezu perfekt dem Curie-Weiss-Gesetz gehorcht, wobei eine leichte Krümmung auftritt, die auf temperaturunabhängige Anteile hinweist. Mit Hilfe der angepassten Beschreibung für das Curie-Weiss-Verhalten $\chi = \chi_0 + C / (T - \Theta)$ lässt sich experimentell ein magnetisches Moment von 8,19 μ_B je Formeleinheit Eu₃F₄S₂, eine Curie-Temperatur (Weiss-Konstante) von 0,3(2) K und ein temperaturunabhängiger Anteil von $\chi_0 = 0,0092(3)$ m³/mol bestimmen. Das experimentell erhaltene magnetische Moment je Formeleinheit liegt in der Nähe des Wertes (7,94 μ_B) [39] für ein freies Eu²⁺-Kation. In Anbetracht der möglichen Formelschreibweise von Eu²⁺(Eu³⁺)₂F₄S₂ deutet dies tatsächlich auf zwei unterschiedlich geladene Europium-Kationen mit den Elektronenkonfigurationen [Xe]4f⁷ und [Xe]4f⁶ hin, welche im Verhältnis 1 : 2 vorliegen. Hinweise auf eine magnetische Ordnung innerhalb der Struktur lassen sich bis zu einer Temperatur von 4,2 K nicht finden.



Abb. 33: Temperaturabhängiger Verlauf der reziproken magnetischen Suszeptibilität $(1/\chi_{mol})$ von Eu₃F₄S₂ bei einem angelegten externen Feld von 3 T

Die ¹⁵¹Eu-Mössbauer-Spektren bei den Temperaturen 289, 78 und 4,2 K sind in Abbildung 34 gezeigt. Alle Spektren können gut durch die Überlagerung zweier angepasster Einzelspektren wiedergegeben werden, deren Parameter in Tabelle 14 aufgeführt sind. Die Signale bei –12 und 0,4 mm/s lassen sich Eu²⁺ und Eu³⁺ zuordnen. Das Verhältnis von 2 : 1 der beiden Signale steht in Einklang mit den Ergebnissen bei den magnetischen Messungen und spricht ebenfalls für die weiter oben angenommene ionische Formelschreibweise. Auch die Tiefstemperaturmessung (4,2 K) gibt keinen Hinweis auf eine magnetische Ordnung.



Abb. 34: Experimentell bestimmte und simulierte 151 Eu-Mössbauer-Spektren von Eu₃F₄S₂ bei 298, 78 und 4,2 K

 151 Eu-Mössbauer-Parameter für Eu $_3F_4S_2$ in einer temperaturabhängigen **Tab. 14:** Funktion. Die eingeklammerten Zahlen geben die statistischen Fehler in der letzten Stelle an. Eu^{II} steht für zweiwertiges Europium, Eu^{III} für dreiwertiges Europium; δ gibt die Isomerenverschiebung mit EuF₃ als Standard an (Γ : experimentelle Linienbreite, ΔE_0 : elektrische Quadrupolwechselwirkung, n: Asymmetrieparameter)

	T / K	δ / mm s ⁻¹	$\Gamma / mm s^{-1}$	$\Delta E_Q \ / \ mm \ s^{-1}$	η	Anteil / %
Eu ^{III}	298	0,12(6)	2,8(4)	6,5(18)	0,6(2)	0,64
$\mathrm{Eu}^{\mathrm{II}}$	298	-12,0(2)	4,8(5)	11,1(7)	0	0,36
Eu ^{III}	78	0,44(3)	2,11(14)	6,2(5)	0,6(2)	0,63
$\mathrm{Eu}^{\mathrm{II}}$	78	-12,30(8)	2,8(3)	11,1(7)	0	0,37
Eu ^{III}	4,2	0,42(4)	2,3(2)	5,7(13)	0,5(5)	0,62
$\mathrm{Eu}^{\mathrm{II}}$	4,2	-12,4(1)	3,8(6)	11,1(28)	0	0,38

Tab. 15: MAPLE-Werte (in kcal/mol) für Yb₃F₄S₂ und Vergleichssubstanzen

$Yb_3F_4S_2$			$YbF_{2} + 2Y$	YbFS			YbF ₂ -	- 2/3 YbF	$_3 + 2/3$ Y	b_2S_3	
$(Yb1)^{2+}$		428,5	$(Yb1)^{2+, a}$		448,4	$Yb^{2+, a}$		443	8,4		
$(Yb1)^{3+}$	(2x)	950,8	$(Yb1)^{3+, b}$	(2x)	932,3	Yb ^{3+, c}	(2/3x)	999,4			
						$(Yb1)^{3+, c}$	(1/3x)	892,9	893,9	(4/3x)	$Yb^{3+, e}$
						$(Yb1)^{3+, c}$		89	1,9		
F^{-}	(4x)	130,1	F ^{-, a}	(2x)	120,6	F ^{-, a}	(2x)	12) 6		
			F ^{-, b}	(2x)	159,1	(F1) ^{-, c}	(2/3x)	120	0,7		
					,	(F2) ^{-, c}	(4/3x)	129	9,1		
			. h								
S^{2-}	(2x)	387,7	$S^{2-, 0}$	(2x)	378,8	$S^{2-, d}$	(2x)	427,1	431,0	(2x)	$S^{2-, e}$
$\Sigma =$		3625,9			3630,0			3652,2	3662,3		$=\Sigma$
$\Delta =$					-0,1 %			-0,7 %	-1,0 %		$=\Delta$

^{a)} YbF₂ (CaF₂-Typ) [37]
^{b)} YbFS (A- oder PbFCl-Typ, vgl. Kap. 3.1.1) [24]
^{c)} YbF₃ (YF₃-Typ) [40, 41, 42]
^{d)} Yb₂S₃ (T-Typ, Bixbyit) [43]
^{e)} Wb₂C₃ (T-Typ, Bixbyit) [43]

^{e)} Yb_2S_3 (E-Typ, Korund) [44]

3.1.3.3 Strukturdaten für die Fluoridsulfide $M_3F_4S_2$ (M = Sm, Eu, Yb)

Tab. 16:Kristallographische Daten f
ür die gemischtvalenten Fluoridsulfide $M_3F_4S_2$
(M = Sm, Eu, Yb) und deren Bestimmung

Kristallographische Daten	$Sm_3F_4S_2$	$Eu_3F_4S_2$	$Yb_3F_4S_2^{a)}$		
Kristallsystem:		tetragonal			
Raumgruppe:		I4/mmm (Nr. 13	9)		
Gitterkonstanten (a / pm): (c / pm):	405,48(2) 1936,04(9)	400,34(2) 1928,17(9)	384,61(3) 1884,2(4)		
Zahl der Formeleinheiten (Z):		2			
berechnete Dichte ($D_x / g \text{ cm}^{-3}$):	6,168	6,405	7,855		
molares Volumen ($V_m / cm^3 mol^{-1}$)	: 95,845	93,050	83,923		
Messparameter					
Messgerät:	Einkı	ristalldiffraktome	ter IPDS		
verwendete Strahlung:	Mo-Kα (Grap	hitmonochromate	or; $\lambda = 71,07 \text{ pm}$)		
F(000):	508	514	556		
Messbereich:	$-6 \le h \le 6$ $-6 \le k \le 6$ $-30 \le l \le 30$	$-6 \le h \le 6$ $-6 \le k \le 6$ $-28 \le 1 \le 28$	$-6 \le h \le 6$ $-6 \le k \le 6$ $-32 \le l \le 32$		
Messgrenze ($2\Theta_{max}$ / grd):	69,11	65,60	75,00		
Absorptionskoeffizient (μ / mm^{-1}):	27,94	30,72	50,51		
Datenreduktion					
gemessene Reflexe:	5014	2243	1630		
davon symmetrieunabhängig:	247	214	267		
Absorptionskorrektur:	Prog	Programm X-SHAPE [11]			
R_{int} ; R_{σ} :	0,048; 0,015	0,027; 0,012	0,056; –		
Zahl der Reflexe mit $ F_o \ge 4\sigma(F_o)$:	239	189	261		
Strukturverfeinerung					
Strukturlösung und -verfeinerung:	Program	mpaket SHEI	LX-97 [13]		
R ₁ (mit 4σ-Schranke):	0,042 (0,041)	0,026 (0,023)	0,024 (0,022)		
wR_2 :	0,077	0,045	_		
GooF:	1,169	1,288	_		
Extinktion (g / 10^{-4}):	57(6)	215(11)	_		
Elektronendichtenmax.: $(\rho(e^{-}) \cdot 10^{-6} \text{ pm}^{-3})$ min.:	3,17 -3,11	1,78 -1,69			

^{a)} Literaturdaten aus [5].

Atom	Lage	x / a	y / b	z/c
Sm ₃ F ₄ S ₂				
Sm1	(2a)	0	0	0
Sm2	(<i>4e</i>)	0	0	0,34051(5)
F	(8g)	0	$^{1}/_{2}$	0,4194(4)
S	(4 <i>e</i>)	0	0	0,1912(2)
Eu ₃ F ₄ S ₂				
Eu1	(2 <i>a</i>)	0	0	0
Eu2	(4 <i>e</i>)	0	0	0,33884(3)
F	(8g)	0	$^{1}/_{2}$	0,4185(3)
S	(4 <i>e</i>)	0	0	0,1895(2)
$Yb_3F_4S_2^{a)}$				
Yb1	(2 <i>a</i>)	0	0	0
Yb2	(4 <i>e</i>)	0	0	0,34054(2)
F	(8g)	0	¹ / ₂	0,4201(4)
S	(4 <i>e</i>)	0	0	0,1913(1)

Tab. 17:Lageparameter für die gemischtvalenten Fluoridsulfide $M_3F_4S_2$ (M = Sm,
Eu, Yb)

^{a)} Literaturdaten aus [5].

Tab. 18: Koeffizienten der anisotropen thermischen Auslenkungsparameter $(U_{ij} in pm^2)$ für die Fluoridsulfide $M_3F_4S_2$ (M = Sm, Eu, Yb)

Atom	U ₁₁	U ₂₂	U ₃₃	U ₂₃	U ₁₃	U ₁₂
$Sm_3F_4S_2$						
Sm1	157(4)	U ₁₁	218(6)	0	0	0
Sm2	160(4)	U_{11}	180(5)	0	0	0
F	268(47)	358(52)	265(36)	0	0	0
S	175(12)	U ₁₁	133(15)	0	0	0
Eu ₃ F ₄ S ₂						
Eu1	84(3)	U ₁₁	101(4)	0	0	0
Eu2	97(3)	U_{11}	92(4)	0	0	0
F	162(30)	239(34)	188(24)	0	0	0
S	126(9)	U ₁₁	150(13)	0	0	0

Atom	U ₁₁	U ₂₂	U ₃₃	U ₂₃	U ₁₃	U ₁₂
$Yb_3F_4S_2^{a)}$						
Yb1	140(2)	U11	143(3)	0	0	0
Yb2	153(2)	U11	105(2)	0	0	0
F	241(30)	368(35)	328(33)	0	0	0
S	164(7)	U ₁₁	92(9)	0	0	0

Tab. 18: (Fe	ortsetzung)
---------------------	-------------

^{a)} Literaturdaten aus [5].

Ausgewählte interatomare Abstände (d/pm) und Winkel (*/grd) für die

Abstände		M = Sm	M = Eu	$\mathbf{M} = \mathbf{Y}\mathbf{b}^{(a)}$
Austanue		d / pm	d / pm	d / pm
M1 - F	(8×)	255,8	254,5	244,2
M2 - F	(4×)	253,8	252,3	243,8
M1 – S	(2×)	370,2	365,4	360,4
M2 - S	(4×)	293,2	288,3	278,5
M2 - S'	(1×)	289,1	288,0	281,2
M1 - M1	(4×)	405,5	400,3	384,6
M2 - M2	$(4 \times)$	405,5	400,3	384,6
M1 – M2	(8×)	421,4	420,4	405,3
Winkel		∢/ grd	∢/ grd	∢/ grd
M1 - F - M1	(1×)	104,8	103,7	103,9
M1 - F - M2	(4×)	111,5	112,1	112,3
M2 - F - M2	(1×)	106,0	105,0	104,1
M2 - S - M2	(4×)	87,5	87,9	87,3
M2 - S - M2'	(4×)	102,1	100,9	102,7
M2 - S - M2"	(2×)	155,8	158,2	155,1

Tab. 19:gemischtvalenten Fluoridsulfide $M_3F_4S_2$ (M = Sm, Eu, Yb)

^{a)} Literaturdaten aus [5].

Tab. 20: Motive der gegenseitigen Zuordnung in der M₃F₄S₂-Struktur

	F	S	CN
M1	8 / 2	0 + 2 / 0 + 1	8 + 2
M2	4 / 2	5 / 5	9
CN	4	5 + 1	

3.2 Oxidfluoridsulfide der Selten-Erd-Elemente

3.2.1 Vorbemerkungen

Das erste Oxidfluoridsulfid der Selten-Erd-Metalle mit der Zusammensetzung Dy₃OF₅S [30] wurde als Nebenprodukt bei der Synthese von Dysprosiumfluoridsulfid DyFS (A-Typ) erhalten und durch eine Einkristallröntgenstrukturuntersuchung charakterisiert. Die Kontamination der zur Synthese von DyFS präparierten Probe durch Sauerstoff ließ sich nachträglich einerseits auf an der Oberfläche oxidiertes Dysprosium oder andererseits auf mit Oxidfluorid (DyOF) verunreinigtes Dysprosiumtrifluorid (DyF₃) zurückführen. Die erhaltenen stäbchen- bis nadelförmigen Kristalle sind transparent und farblos, und lassen so den Schluss zu, dass Dysprosium als rein dreiwertiges Kation vorliegt. Die durch die Strukturlösung und die Wahl der Elementarzellgeometrie vorgegebene Zahl der Kationen-Lagen in der Elementarzelle erzwingt zum Erreichen der Ladungsneutralität die Einlagerung von Sauerstoff in Form von Oxid-Anionen. Hierzu stehen zwei Leichtanionenlagen, die sich in ihrer Koordinationszahl und in ihrer näheren Umgebung stark unterscheiden, zur Diskussion. Eine Leichtanionenposition ist dreifach und nahezu planar von Dy3+ koordiniert und kleidet die Innenwand eines hexagonalen Kanals aus, die andere Teilchenlage stellt eine tetraedrisch koordinierte Leichtanionenposition dar. Der Vergleich der Koordinationen von O^{2-} und F⁻ in strukturell bekannten Verbindungen, wie zum Beispiel in M2OF2Se [6] legt nahe, dass die trigonal koordinierte Teilchenlage ausschließlich von F⁻ und die tetraedrisch von Selten-Erd(III)-Kationen umgebene durch O^{2-} und F^{-} im Verhältnis 1 : 2 besetzt ist. Dies ermöglicht erst die Ausbildung des unten beschriebenen Strukturtyps für die Oxidfluoridsulfide M3OF5S durch Gewährleistung der Ladungsneutralität. Angeregt von dieser Beobachtung und dem zunächst zufälligen Auftreten weiterer isostruktureller Verbindungen vom Typ M_3OF_5S (M = Sm und Ho) war die gezielte Untersuchung des Systems Sauerstoff (O), Fluor (F) und Schwefel (S) in Verbindung mit einem Selten-Erd-Metall (M) motiviert. Bei der gezielten Suche innerhalb der gewählten Systeme ließen sich neben weiteren Verbindungen mit der Summenformel M₃OF₅S auch zwei neue Formel- und Strukturtypen von Selten-Erd(III)-Oxidfluoridsulfiden mit anderen Zusammensetzungen ($M_6O_2F_8S_3$ und $M_3OF_3S_2$) erhalten. In Abhängigkeit vom Kationenradius von M^{3+} sind die Verbindungen mit der Summenformel $M_6O_2F_8S_3$ (M = La - Nd, Sm) bei den gewählten Bedingungen nur für die Selten-Erd(III)-Metallkationen mit größerem Radius zugänglich. Verbindungen mit der Zusammensetzung M_3OF_5S werden dagegen mit M = Nd, Sm und Gd – Ho, also mit mittlerem M³⁺-Radius, erhalten und über röntgenographische Einkristallstrukturuntersuchungen charakterisiert. Neben diesen beiden hexagonal kristallisierenden Verbindungsklassen, die eine enge strukturelle Verwandtschaft untereinander aufweisen, zeigt der dritte Strukturtyp, M₃OF₃S₂, welcher von den Selten-Erd-Elementen mit kleinerem Ionenradius für M³⁺ bevorzugt wird, eine (*pseudo*-tetragonale) orthorhombische Symmetrie. Hierbei muss erwähnt werden, dass allen Verbindungen der drei Kristallstruktur- und Formeltypen gemein ist, dass sie entweder farblos erscheinen oder die typische Farbe des entsprechenden M³⁺-Kations zeigen. Ferner liegen aus Gründen der Ladungsneutralität in allen drei Verbindungstypen Leichtanionenpositionen vor, die eine Gemischtbesetzung durch Fluor (als F-) und Sauerstoff (als O²⁻) erfordern. Im Unterschied zu jenen Leichtanionenpositionen, die wohl nur durch trigonal koordiniertes Fluorid besetzt sind, verfügen alle mit Fluoridund Oxidanionen gemischtbesetzten Teilchenlagen über eine tetraedrische Koordination durch die Selten-Erd(III)-Kationen. Eine Ausordnung der Leichtanionen F⁻ und O²⁻ auf die zur Verfügung stehenden Teilchenlagen ist, wie in Kapitel 3.2.3.5 gezeigt wird. zwar durchaus theoretisch sinnvoll durchführbar, lässt sich aus den gesammelten röntgenographischen Daten bisher jedoch nicht belegen.

3.2.2 Hexagonale Selten-Erd(III)-Oxidfluoridsulfide M₆O₂F₈S₃ und M₃OF₅S

3.2.2.1 Vorbemerkungen

Wie in dem vorangehenden Abschnitt beschrieben, stehen sich die beiden hexagonalen Serien von Oxidfluoridsulfiden der Zusammensetzungen $M_6O_2F_8S_3$ (M = La – Nd, Sm) und M_3OF_5S (M = Nd, Sm, Gd – Ho) sowohl in ihrer Synthese als auch in ihren Kristallstrukturen sehr nahe. Daher werden im Folgenden die Synthesebedingungen und die Strukturbeschreibungen für die Verbindungen mit den Zusammensetzungen $M_6O_2F_8S_3$ und M_3OF_5S jeweils gemeinsam vorgestellt und miteinander verglichen.

3.2.2.2 Synthese der Selten-Erd(III)-Oxidfluoridsulfide $M_6O_2F_8S_3$ (M = La – Nd, Sm) und M_3OF_5S (M = Nd, Sm, Gd – Ho)

Sowohl die Selten-Erd-Verbindungen mit der Zusammensetzung $M_6O_2F_8S_3$ (M = La – Nd, Sm) als auch jene vom Formeltyp M_3OF_5S (M = Nd, Sm, Gd – Ho) lassen sich durch Umsetzung des entsprechenden Selten-Erd-Metalls (M) mit Selten-Erd-Trifluorid (MF₃), Selten-Erd-Sesquioxid (M₂O₃) und Schwefel (S) innerhalb von sieben Tagen bei 850°C aus einer Natriumchloridschmelze erhalten (Gleichungen (2) und (3)).

$$6 M + 8 MF_3 + 2 M_2O_3 + 9 S \longrightarrow 3 M_6O_2F_8S_3$$
(2)

$$2 M + 5 MF_3 + M_2O_3 + 3 S \longrightarrow 3 M_3OF_5S$$
 (3)

Ausnahmen bilden die drei Oxidfluoridsulfide Ce₆O₂F₈S₃, Pr₆O₂F₈S₃ und Tb₃OF₅S, deren entsprechende Selten-Erd-Sesquioxide (M₂O₃) durch die kommerziell zu erhaltenden Oxide CeO₂, Pr₆O₁₁ und Tb₄O₇ ersetzt werden und dann unter Anpassung der stöchiometrischen Koeffizienten formal über eine in-situ-Synproportionierung mit dem Metall zu den gewünschten Sesquioxiden (M₂O₃) als Edukten reagieren. Als Reaktionsbehälter eignen sich erneut evakuierte, gasdicht verschweißte und mit Kieselglas ummantelte Tantal- bzw. Niobampullen am besten. Nach dem Abkühlen der Ampullen lassen sich die luft- und wasserstabilen Verbindungen durch Waschen mit Wasser vom anhaftenden Flussmittel befreien. Die erhaltenen fast farblosen, hochkristallinen Produkte zeigen einen stäbchenförmigen bis nadeligen Habitus. Bei Versuchen mit unterschiedlichen Flussmitteln (LiCl, NaCl, CsCl, NH₄F) wurden ebenfalls die oben genannten Verbindungen erhalten, so dass ein Einbau von Alkalimetallkationen ausgeschlossen werden kann. Die ausgewählten Kristalle geeigneter Qualität wurden auf dem IPDS-Diffraktometer vermessen, die gesammelten Daten und die Ergebnisse der Strukturbestimmungen sind in den Tabellen unter Punkt 3.2.2.4 für die Verbindungen der Summenformel $M_6O_2F_8S_3$ (M = La – Nd, Sm) und in den Tabellen unter Punkt 3.2.2.5 für die Verbindungen mit der Zusammensetzung M_3OF_5S (M = Nd, Sm, Gd – Ho) zusammengefasst.

3.2.2.3 Kristallstrukturen der Oxidfluoridsulfide $M_6O_2F_8S_3$ (M = La – Nd, Sm) und M_3OF_5S (M = Nd, Sm, Gd – Ho)

Beide Kristallstrukturen lassen sich in der hexagonalen Raumgruppe P6₃/m (Nr. 176) beschreiben und zeigen zueinander eine sehr enge strukturelle Verwandtschaft (Abb. 39). Der Vergleich der Koordinationspolyeder von $M_6O_2F_8S_3$ -Vertretern mit denen von M₃OF₅S-Repräsentanten spiegelt dies unmittelbar wider. M₃OF₅S entsteht aus $M_6O_2F_8S_3$ indem formal lediglich eine durch Fluor (F2) einfach überkappte Kationenlage (M2) und die spezielle Lage (2h) von Fluor selbst (F2 in $\frac{1}{3}$ $\frac{2}{3}$ $\frac{1}{4}$) wegfallen. Gemeinsam sind beiden Kristallstrukturen die in nahezu gleicher Weise koordinierten Kationen M1 (in M₆O₂F₈S₃) bzw. M (in M₃OF₅S), welche eine trigonalprismatische Koordination aufweisen, deren Prismenkanten durch zwei Schwefelatome, zwei Fluoratome und durch zwei Teilchenpositionen, die im Verhältnis 2 : 1 durch Fluor und Sauerstoff besetzt sind, gebildet werden (Abb. 42 und 43). Über den Prismenrechtecksflächen werden drei weitere Leichtanionen in die Koordinationssphäre des Kations aufgenommen und diese daher mit insgesamt neun anionischen Teilchen komplettiert. Die im Formeltyp $M_6O_2F_8S_3$ zusätzlich vorhandene Teilchenposition M2 besitzt eine mit Fluoratomen überkappte, quadratisch-antiprismatische Koordination, deren Grundfläche aus vier Leichtanionen aufgebaut ist, welche im Verhältnis 1 : 2 mit Oxid- bzw. Fluoridionen besetzt sind, und deren Deckfläche vier Sulfidionen bilden. Das im Formeltyp M₃OF₅S auf der speziellen Lage (2c) befindliche S²⁻-Anion besetzt in der M₆O₂F₈S₃-Struktur allerdings nicht mehr die dreizählige Drehachse, sondern nimmt eine 6h-Lage (x/a, y/b, $^{1}/_{4}$) ein. Dies führt im Formeltyp M₆O₂F₈S₃ zu einer Verdreifachung des Strukturmotivs dreiecksflächenverknüpfter, S²⁻-zentrierter, trigonaler M³⁺-Prismen, wobei jeweils drei Prismenstränge über Prismenkanten erneut zu trigonalen Prismensträngen verknüpft sind (Abb. 41, oben). Die in den Selten-Erd(III)-Oxidfluoridsulfiden M_3OF_5S durch M^{3+} und S^{2-} aufgebaute Teilstruktur (Abb. 41, unten) ist nach Art einer anti-UCl₃-Struktur [45] angeordnet, wobei durch die deutliche Aufweitung der hexagonalen Ebene (z. B. Dy_3OF_5S : a = 942,6 pm, c = 368,1 pm, c/a = 0.391, $V_m = 85.29$ cm³/mol; zum Vergleich: HT-TbCl₃ [46]: a = 737.6 pm, c = 405,7 pm, c/a = 0,550, $V_m = 57,57$ cm³/mol, jeweils Z = 2) die Koordinationsverhältnisse nicht mehr gemäß UCl_{9/3}, sondern gemäß SM_{6/2} beschrieben werden müssen. Die S²⁻-Anionen sind in Form eines trigonalen Prismas von sechs M³⁺ umgeben und M^{3+} weist seinerseits nur noch CN = 2 (entsprechend einer $S^{2-}-S^{2-}$ -Kante

des dreifach überkappten trigonalen Prismas aus Anionen um M^{3+}) gegenüber S²⁻ auf. In den Verbindungen mit der Zusammensetzung M6O2F8S3 befinden sich die Sulfidionen zwar immer noch in trigonal-prismatischer Form von Selten-Erd-Kationen umgeben, es liegen jedoch keine separaten Einzelstränge mehr vor, sondern über Prismenkanten verbrückte Dreifachstränge, die einen Beitrag zur Aufweitung der Kristallstruktur in den Verbindungen vom Typ M₆O₂F₈S₃ bewirken. Ein Vergleich der molaren Volumina beider Zusammensetzungen $Nd_6O_2F_8S_3$ (Z = 2, $V_m = 184,95$ cm³/mol) und "Nd₆O₂F₁₀S₂" \equiv 2 × Nd₃OF₅S (Z = 4, V_m = 182,12 cm³/mol) unter formalem Austausch von 2 F⁻ gegen 1 S²⁻ pro Formeleinheit deutet auf eine nahezu volumenneutrale Realisierung beider Kristallstrukturtypen hin. Noch deutlicher wird dies bei den analogen Samarium-Verbindungen (Sm₆O₂F₈S₃: V_m = 178,72 cm³/mol; 2 × Sm_3OF_5S : $V_m = 178,12 \text{ cm}^3/\text{mol}$), die nahezu identische molare Volumina aufweisen. Die beschriebenen dreiecksflächenkondensierten Prismenstränge aus Selten-Erd-Kationen und Schwefel sind ihrerseits von kantenverknüpften, leichtanionenzentrierten Selten-Erd(III)-Kationen-Tetraeder-Einfachsträngen ((F2/O) im Formeltyp M₃OF₅S) bzw. von Doppelsträngen ((F3/O) und (F4/O) im Formeltyp $M_6O_2F_8S_3$) umgeben (vgl. Abb. 42 und 43). Aufgrund der Farblosigkeit bzw. der geringen Eigenfarbe der entsprechenden Selten-Erd(III)-Kationen und der Transparenz der Kristalle muss angenommen werden, dass zum Ladungsausgleich der beschrieben $[(M^{3+})_3(S^{2-})]^{7+}$ Teilstruktur ein O^{2–} und fünf F[–]-Anionen bzw. für die $[(M^{3+})_6(S^{2-})_3F^–]$ -Teilstruktur ein O²⁻- und sieben F⁻-Anionen pro Formeleinheit benötigt werden. Hieraus ergeben sich mehrerer Möglichkeiten die zur Verfügung stehenden Leichtanionen-Positionen zu besetzen. Die Betrachtung der Koordinationszahlen zeigt, dass in M₃OF₅S₂ F1 trigonal von M^{3+} -Kationen sowie F1 und F2 in den Verbindungen vom Formeltyp $M_6O_2F_8S_3$ umgeben sind. Die intuitive Entscheidung für eine Gemischtbesetzung fällt deshalb auf die vierfach koordinierten Teilchenpositionen (M₃OF₅S₂: F2/O bzw. M₆O₂F₈S₃: F3/O und F4/O), welche nach allen Erkenntnissen der Strukturchemie von Selten-Erd(III)-Oxidfluoriden eine günstigere Teilsubstitution durch O²⁻ erlauben. Exemplarisch durchgeführte Berechungen der Madelunganteile der Gitterenergien (nach Hoppe: MAPLE [27, 28]) für die Dysprosium-Verbindung Dy₃OF₅S bevorzugen mit 4360 kcal/mol das Model mit sämtlichem Sauerstoff (als O²⁻) auf der F2-Position, während mit O²⁻ auf der F1-Position nur 4240 kcal/mol und auch mit dem vollstatistischen

Modell (O²⁻ hälftig auf die F1- und F2-Positionen verteilt) lediglich 4293 kcal/mol erzielt werden. Ferner lässt sich zeigen, dass selbst die spekulative Annahme einer geordneten alternierenden Besetzung von F- und O²⁻ auf der F2-Position mit der Abfolge \cdots F⁻ F⁻ O²⁻ F⁻ F⁻ O²⁻ F⁻ F⁻ \cdots innerhalb eines Tetraederstrangs nicht die Ausordnung von $F^-/F^-/O^{2-}$ in der hexagonalen Gesamtstruktur mit der Raumgruppe P6₃/m mit isomorpher *i7*- bzw. *i13*-Zelle erzwingt, da die einzelnen Stränge entlang [001] im Sinne einer trigonal-R-zentrierten Struktur auch gegeneinander verschoben ausordnen können. Zu bemerken ist, das für keines der Beispiele der Röntgenbeugungsdatenbestand jedoch irgendwelche Evidenzen aufzeigt. Die angestellten Überlegungen lassen sich auch auf die hexagonalen Selten-Erd(III)-Oxidfluoridsulfide mit der Zusammensetzung M₆O₂F₈S₃ übertragen, erlauben aber auch hier die keine eindeutige Zuordnung der Leichtanionen aufgrund des Röntgenbeugungsdatenbestands. Zu bemerken ist allerdings, dass exemplarisch an Ce₆O₂F₈S₃ durchgeführte Berechungen der Madelunganteile der Gitterenergien (nach Hoppe: MAPLE [27, 28]) ein Modell mit sämtlichem Sauerstoff (als O²⁻) auf der F4/O-Position mit 8506 kcal/mol leicht favorisieren, da mit O²⁻ auf der F3/O- und auf der F4/O-Position (jeweils O : F = 1 : 2) mit 8439 kcal/mol ein etwas geringerer Wert erzielt wird. Dies begründet auch die Entscheidung für die Zuordnung des Sauerstoffgehaltes auf die F4/O-Position bei der durchgeführten Kristallstrukturverfeinerung. Der Versuch des freien, aber gekoppelten Verfeinerns von O²⁻ und F⁻ auf der F3/O- und F4/O-Position ergab tatsächlich einen höheren O²⁻ Gehalt auf der F4/O (O : F \approx 3 : 2) gegenüber jenem auf der F3/O-Position (O : F < 1 : 4), allerdings wird dadurch weder die Stöchiometrie (Ce₆O₂F₈S₃) widergespiegelt, noch eine signifikante Verbesserung der R-Werte ein. Ein weiteres typisches Teilstrukturmotiv in beiden Strukturtypen bilden die von M^{3+} trigonal-aplanar koordinierten (F1)⁻-Anionen, welche hexagonale Kanäle entlang [001] aufbauen (vgl. Abb. 39), die den Ursprungspositionen 2b (0, 0, 0 und 0, 0, $\frac{1}{2}$; Lagesymmetrie: $\overline{3}$) eine trigonal-antiprismatische Koordination verleihen (vgl. Abb. 45). Damit scheint sich durch die Gegenwart von NaCl als Flussmittel bei den Synthesen die Möglichkeit zum Einbau von Na⁺-Kationen zu eröffnen, zumal auch die quasi-oktaedrische Koordinationsgeometrie und der vergleichbare Natrium-Fluor-Abstand in NaF (231 pm, 6×) [47] dies zwanglos zulassen würden. Die höchste Restelektronendichte findet sich nach den Strukturverfeinerungen zwar bei allen untersuchten Verbindungen tatsächlich im Ursprung, ist jedoch mit durchschnittlich $2 \cdot 10^{-6} \text{ e}^{-7}/\text{pm}^3$ viel zu gering, um auf eine Besetzung mit Na⁺ schließen zu lassen, obwohl die Natrium-Einlagerung unter Erhalt der Raumgruppensymmetrie aufgrund der sehr kurzen c-Achsen sowieso nur durch Halbbesetzung erfolgen könnte, um zu kurze Na⁺-Na⁺-Abstände (d = c/2 \approx 195 pm in M₆O₂F₈S₃ bzw. 185 pm in M₃OF₅S) zu vermeiden. Abbildung 35 zeigt den formalen Verlauf der F⁻-"Na⁺"-Abstände, der wie bei den in den Abbildungen 36 und 37 aufgetragenen Gitterkonstanten den mit der Lanthaniden-Kontraktion erklärbaren Gang in Abhängigkeit des entsprechenden M³⁺-Kations aufweist. Obwohl die Elektronenstrahlmikrosonden-Untersuchungen keinerlei Zweifel an der Na⁺-Freiheit der untersuchten hexagonalen Selten-Erd(III)-Oxidfluoridsulfide zulassen, erscheint die Möglichkeit einer chemischen Modifizierung zu natriumhaltigen, sauerstoffreicheren Verbindungen (z. B. NaM₃O₂F₄S oder NaM₆O₃F₇S₃ indes nicht völlig ausgeschlossen, wie die zahlreichen Beispiele strukturverwandter Auffüllungsvarianten mit UCl₃-analoger Topologie (z. B. NaU₂Cl₆ [48] selbst, K_{0.6}Ti₆S₈ [49] im aufgefüllten Nb₃S₄-Typ [50] und NaPr₆Cl₁₂[SiO₄][PO₄] [51] im aufgefüllten Ce₃Cl₆[PO₄]-Typ [52]) demonstrieren Eine Betrachtung Kationen-Abständen in mögen. genauere von der Koordinationssphäre der Sulfid-Teilchen bestätigt dies. Hierzu lassen sich die Abstände von Kationen der Sorte M2 in M₆O₂F₈S₃, welche auf den verbrückenden Prismenkanten liegen mit den Kationen-Abständen in M₃OF₅S, welche die Prismen aufbauen, vergleichen. Es ist zu erkennen, dass die Kristallstruktur dem wachsenden Raumbedarf, hervorgerufen durch die größer werdenden Selten-Erd-Kationen mit fallender Ordnungszahl, durch die beobachtbare Aufweitung der ausgewählten M3+-M3+-Abstände in den [SM₆]-Prismen Rechnung trägt. Ebenfalls beiden Strukturen sind die hexagonalen, kanalartigen Strukturelemente gemeinsam, die inwändig mit Fluoridionen (F1) ausgekleidet sind, welche sich auf trigonal koordinierten Positionen befinden. Die Dimensionen dieser Kanäle sollen hier anhand von Abständen zweier gegenüberliegender, um ¹/₂ in c-Richtung versetzter Fluorid-Teilchen diskutiert werden. Die F⁻-F⁻-Abstände liegen in den Verbindungen mit der Zusammensetzung M₆O₂F₈S₃ zwischen 490 pm (M = Ce) und 485 pm (M = Sm) und in den Verbindungen mit der Zusammensetzung M_3OF_5S zwischen 487 pm (M = Nd) und 468 pm (M = Ho) und lassen, wie die Gitterkonstanten selbst, den Trend in der Lanthaniden-Kontraktion erkennen. Zwischen den hexagonalen Kanälen in den Strukturen mit dem Formeltyp M₃OF₅S besitzen die Leichtanionen F2/O in Form von Strängen kantenverknüpfter [(F2/O)M₄]-Tetraeder verknüpfenden Charakter. Im Gegensatz hierzu liegen in den hexagonalen Verbindungen M₆O₂F₈S₃ (M = La – Nd, Sm) unter Einbau einer weiteren Leichanionen-Lage durch F3/O bzw. F4/O zentrierte M₄-Tetraeder als eindimensional unendliche Viererketten vor, welche ebenfalls verbrückend wirken und hier die größeren, aus jeweils drei trigonalen S^{2–}–M³⁺-Prismensträngen gebildeten Einheiten umschließen.



Abb. 35: Vergleichende Auftragung von Anion-Anion-Abständen (d(F–F) in pm) sowie solchen (F–"Na") von F⁻ zum leeren Oktaederzentrum des Kanals entlang [001] für die Oxidfluoridsulfide der Formeltypen $M_6O_2F_8S_3$ (M = La – Nd, Sm) und M_3OF_5S (M = Nd, Sm, Gd – Ho) gegen die Ionenradien (r_i /pm) [32] der M³⁺-Kationen (CN = 9)



Abb. 36: Vergleichende Auftragung der Gitterkonstanten (a/pm und c/pm) für die Oxidfluoridsulfide vom Formeltyp $M_6O_2F_8S_3$ (M = La – Nd, Sm) gegen die Ionenradien (r_i /pm) [32] der M³⁺-Kationen (CN = 9)



Abb. 37: Vergleichende Auftragung der Gitterkonstanten (a/pm und c/pm) für die Oxidfluoridsulfide vom Formeltyp M₃OF₅S (M = Nd, Sm, Gd – Ho) gegen die Ionenradien (r_i/pm) [32] der M³⁺-Kationen (CN = 9)



Abb. 38: Vergleichende Auftragung der berechneten Dichten $(D_x/g \text{ cm}^{-3})$ für die Oxidfluoridsulfide M₆O₂F₈S₃ und M₃OF₅S gegen die Ionenradien (r_i/pm) [32] der M³⁺-Kationen (CN = 9)



Abb. 39: Blick auf die Projektionen der Elementarzellen der Oxidfluoridsulfide $M_6O_2F_8S_3$ (*oben*) und M_3OF_5S (*unten*) auf (001); die Teilchen in $z/c = {}^{1}/_{4}$ und $z/c = {}^{3}/_{4}$ unterscheiden sich in ihren Graustufen



Abb. 40: Projektion von jeweils vier Elementarzellen der Oxidfluoridsulfide $M_6O_2F_8S_3$ (*oben*) und M_3OF_5S (*unten*) auf (001); es sind nur die gemischten Fluor-Sauerstoff-Lagen und die Selten-Erd-Kationen eingezeichnet



Abb. 41: Vergleich von Strukturmotiven der Oxidfluoridsulfide M₆O₂F₈S₃ (*oben*) und M₃OF₅S (*unten*) mit dem UCl₃-Strukturtyp (*Mitte*); nur M und S bzw. U und Cl sind abgebildet



 Abb. 42: M₆O₂F₈S₃: Durch Fluor bzw. Sauerstoff zentrierte Selten-Erd-Kationen-Tetraeder sind längs [001] über Kanten zu einem eindimensionalen Band (*unten*) verknüpft



 Abb. 43: M₃OF₅S: Durch Fluor bzw. Sauerstoff zentrierte Selten-Erd-Kationen-Tetraeder sind längs [001] über Kanten zu einer eindimensionalen Kette (*unten*) verknüpft



Abb. 44: Vergleich der Kationenkoordinationspolyeder in den beiden Oxidfluoridsulfiden M₆O₂F₈S₃ (*links*) und M₃OF₅S (*rechts*)



Abb. 45: Vergleich der Anionenkoordinationspolyeder in den beiden Oxidfluoridsulfiden M₆O₂F₈S₃ (*links*) und M₃OF₅S (*rechts*)

3.2.2.4 Strukturdaten für die Oxidfluoridsulfide $M_6O_2F_8S_3$ (M = La - Nd, Sm)

Tab. 21: Kristallographische Daten für die Oxidfluoridsulfide $M_6O_2F_8S_3$ (M = La – Nd, Sm; hexagonal, P6₃/m (Nr. 176), Z = 2) und deren Bestimmung

	Gitterkonstanten ^{a)}			molares Volumen ^{a)}	berechnete Dichte ^{a)}
М	a/pm	c/pm	c/a	$V_m/cm^3 mol^{-1}$	$D_x/g \ cm^{-3}$
La	1382,34(9)	397,51(2)	0,2876	198,072	5,622
Ce	1370,97(9)	392,19(2)	0,2861	192,219	5,831
Pr	1363,56(9)	389,28(2)	0,2855	188,736	5,964
Nd	1354,78(9)	386,43(2)	0,2852	184,950	6,194
Sm	1340,23(8)	381,57(2)	0,2847	178,722	6,615

Messparameter^{b)}

	М	essbereid	ch	Messgrenze	F(000)	Absorptions-	Extinktion
М	±h	±k	±1	$2\Theta_{\text{max}}/\text{grd}$		μ/mm^{-1}	g/10 ⁻⁴
La	21	21	5	65,71	956	19,60	28(2)
Ce	19	19	5	60,36	968	21,51	4(2)
Pr	20	20	5	65,80	980	23,44	56(6)
Nd	20	20	5	65,61	992	25,49	16(2)
Sm	20	20	5	65,62	1016	29,81	28(1)

^{a)} Einkristalldaten;

^{b)} Messgerät: Einkristalldiffraktometer IPDS (Fa. Stoe); Strahlung: Mo-K α (Graphitmonochromator; $\lambda = 71,07$ pm); Messtemperatur: 20°C.

Tab. 21:(Fortsetzung)

Datenreduktion^{c)}

М	Za gemessen	ahl der Reflexe symmetrieunabhängig	R _{int}	R _σ	Zahl der Reflexe mit $ F_o \ge 4\sigma(F_o)$
La	9471	894	0,059	0,031	677
Ce	9298	690	0,091	0,044	520
Pr	9182	855	0,055	0,028	661
Nd	8913	834	0,059	0,032	635
Sm	8631	820	0,084	0,055	568

^{c)} Datenkorrekturen: Untergrund, Polarisations- und Lorentzfaktoren; Absorption: numerische Korrektur mittels *X-SHAPE* [11].

Strukturverfeinerung^{d)}

	R ₁ ohne	R ₁ mit	wR ₂	Goodness of Fit	Restelektronendichten
 М	4σ -Sc	hranke	(für alle Reflexe)	(GooF)	$(\rho (e^{-})/10^{6} \text{ pm}^{3})$ max. / min.
 La	0,043	0,027	0,064	0,947	2,13 / -1,75
Ce	0,058	0,036	0,079	0,971	2,59 / -2,11
Pr	0,047	0,035	0,089	0,957	2,11 / -1,69
Nd	0,041	0,024	0,051	0,956	2,03 / -1,76
Sm	0,060	0,030	0,051	0,906	1,87 / -1,43

^{d)} Programme: SHELXS-86 [12] bzw. SHELXL-93 [14]; Streufaktoren: nach International Tables, Vol. C [33].

Atom	Lage	x / a	y / b	z / c
La ₆ O ₂ F ₈ S ₃				
Lal	(6h)	0,13766(3)	0,52516(3)	$^{1}/_{4}$
La2	(6h)	0,23356(3)	0,28609(3)	$^{1}/_{4}$
F1	(2c)	¹ / ₃	² / ₃	$^{1}/_{4}$
F2	(<i>6h</i>)	0,1889(3)	0,0898(3)	$^{1}/_{4}$
F3	(6h)	0,0702(3)	0,3188(3)	$^{1}/_{4}$
F4/O ^{a)}	(<i>6h</i>)	0,4375(3)	0,4161(3)	$^{1}/_{4}$
S	(<i>6h</i>)	0,4712(1)	0,1908(1)	$^{1}/_{4}$
$Ce_6O_2F_8S_3$				
Cel	(6h)	0,13771(5)	0,52531(5)	$^{1}/_{4}$
Ce2	(<i>6h</i>)	0,23322(5)	0,28671(5)	$^{1}/_{4}$
F1	(2 <i>c</i>)	¹ / ₃	² / ₃	$^{1}/_{4}$
F2	(6h)	0,1910(5)	0,0910(5)	$^{1}/_{4}$
F3	(6h)	0,0696(5)	0,3194(5)	$^{1}/_{4}$
F4/O ^{a)}	(<i>6h</i>)	0,4373(5)	0,4159(5)	$^{1}/_{4}$
S	(<i>6h</i>)	0,4722(2)	0,1918(2)	$^{1}/_{4}$
$Pr_6O_2F_8S_3$				
Pr1	(6h)	0,13774(4)	0,52553(4)	$^{1}/_{4}$
Pr2	(6h)	0,23290(4)	0,28700(4)	$^{1}/_{4}$
F1	(2 <i>c</i>)	¹ / ₃	² / ₃	$^{1}/_{4}$
F2	(<i>6h</i>)	0,1899(5)	0,0911(5)	$^{1}/_{4}$
F3	(<i>6h</i>)	0,0703(5)	0,3196(5)	$^{1}/_{4}$
F4/O ^{a)}	(<i>6h</i>)	0,4364(5)	0,4158(5)	$^{1}/_{4}$
S	(<i>6h</i>)	0,4724(2)	0,1918(2)	$^{1}/_{4}$
Nd ₆ O ₂ F ₈ S ₃				
Nd1	(6h)	0,13752(3)	0,52533(3)	$^{1}/_{4}$
Nd2	(6h)	0,23298(3)	0,28699(3)	¹ / ₄
F1	(2 <i>c</i>)	¹ / ₃	² / ₃	$^{1}/_{4}$
F2	(6h)	0,1916(3)	0,0922(3)	$^{1}/_{4}$
F3	(6h)	0,0695(3)	0,3191(3)	$^{1}/_{4}$
F4/O ^{a)}	(6h)	0,4377(3)	0,4165(3)	$^{1}/_{4}$
S	(6h)	0,4729(1)	0,1921(1)	$^{1}/_{4}$

Tab. 22:Lageparameter f
 ür die Oxidfluoridsulfide $M_6O_2F_8S_3$ (M = La – Nd, Sm)

Atom	Lage	x / a	y / b	z / c
Sm ₆ O ₂ F ₈ S ₃				
Sm1	(6h)	0,13745(4)	0,52529(4)	$^{1}/_{4}$
Sm2	(6h)	0,23263(4)	0,28734(4)	$^{1}/_{4}$
F1	(2c)	¹ / ₃	² / ₃	$^{1}/_{4}$
F2	(6h)	0,1917(4)	0,0937(4)	$^{1}/_{4}$
F3	(6h)	0,0695(4)	0,3198(4)	$^{1}/_{4}$
F4/O ^{a)}	(6h)	0,4367(4)	0,4159(4)	$^{1}/_{4}$
S	(<i>6h</i>)	0,4731(2)	0,1928(2)	¹ / ₄

Tab. 22: (Fortsetzung)

^{a)} fixiertes Besetzungsverhältnis F : O = 1 : 2.

Tab. 23: Koeffizienten der anisotropen Temperaturfaktoren (U_{ij} / pm^2) für die
Oxidfluoridsulfide M₆O₂F₈S₃ (M = La – Nd, Sm)

Atom	U ₁₁	U ₂₂	U ₃₃	U ₂₃	U ₁₃	U ₁₂
La ₆ O ₂ F ₈ S ₃						
Lal	125(2)	123(2)	118(2)	0	0	56(1)
La2	212(2)	109(2)	108(2)	0	0	84(2)
F1	82(16)	U_{11}	250(42)	0	0	$\frac{1}{2} U_{11}$
F2	225(20)	123(18)	204(26)	0	0	90(16)
F3	145(17)	126(17)	130(22)	0	0	68(14)
F4/O ^{a)}	94(17)	110(18)	95(23)	0	0	64(16)
S	113(6)	106(6)	98(8)	0	0	57(5)
$Ce_6O_2F_8S_3$						
Cel	126(3)	125(3)	218(5)	0	0	54(2)
Ce2	221(3)	116(3)	206(5)	0	0	91(2)
F1	89(26)	U_{11}	374(76)	0	0	$^{1}\!\!/_{2} U_{11}$
F2	280(32)	170(29)	244(43)	0	0	147(27)
F3	144(26)	155(27)	291(43)	0	0	93(23)
F4/O ^{a)}	63(26)	98(27)	175(41)	0	0	49(23)
S	103(10)	106(10)	199(16)	0	0	50(8)

Atom	U ₁₁	U ₂₂	U ₃₃	U ₂₃	U ₁₃	U ₁₂
Pr ₆ O ₂ F ₈ S ₃						
Pr1	225(2)	228(2)	198(3)	0	0	108(2)
Pr2	315(3)	214(2)	185(3)	0	0	140(2)
F1	211(23)	U ₁₁	258(52)	0	0	$^{1}\!/_{2} U_{11}$
F2	278(24)	238(24)	316(34)	0	0	150(21)
F3	236(22)	269(23)	189(29)	0	0	138(19)
F4/O ^{a)}	213(23)	173(21)	177(29)	0	0	91(19)
S	211(8)	214(8)	178(11)	0	0	112(6)
Nd ₆ O ₂ F ₈ S ₃						
Nd1	137(2)	135(2)	124(2)	0	0	65(1)
Nd2	224(2)	121(2)	112(2)	0	0	95(1)
F1	92(16)	U ₁₁	339(47)	0	0	$\frac{1}{2} U_{11}$
F2	215(18)	145(17)	178(25)	0	0	97(16)
F3	151(16)	134(16)	127(22)	0	0	75(14)
F4/O ^{a)}	91(16)	108(17)	73(23)	0	0	41(14)
S	116(6)	113(6)	120(8)	0	0	64(5)
Sm ₆ O ₂ F ₈ S ₃						
Sm1	149(2)	149(2)	128(2)	0	0	72(2)
Sm2	234(2)	132(2)	121(3)	0	0	99(2)
F1	140(25)	U ₁₁	223(58)	0	0	$\frac{1}{2} U_{11}$
F2	174(24)	140(23)	210(35)	0	0	72(20)
F3	157(22)	162(23)	131(32)	0	0	89(20)
F4/O ^{a)}	54(21)	92(22)	111(33)	0	0	13(19)
S	140(9)	137(9)	92(11)	0	0	83(8)

Tab. 23:(Fortsetzung)

^{a)} fixiertes Besetzungsverhältnis F : O = 1 : 2.

Abstände		M = La d / pm	M = Ce d / pm	M = Pr d / pm	M = Nd d / pm	M = Sm d / pm
M1 – F1	(1×)	241,9	239,8	238,4	237,2	234,7
M1 – F3	(1×)	251,9	249,1	248,0	246,6	243,0
M1 - F4/O	(2×)	246,1	243,3	242,4	239,9	237,4
M1 – F4/O'	(1×)	249,7	247,8	246,0	244,0	241,6
M1 - S	(2×)	312,1	308,5	306,1	303,9	300,8
M1 – S'	(2×)	314,2	310,3	308,5	306,3	302,2
M1 – M1	(2×)	397,5	392,2	389,3	386,4	381,6
M1 – M1'	(2×)	403,4	399,6	397,1	394,1	389,6
M1 – M1"	(2×)	419,0	415,4	412,9	410,8	406,5
M1 - M2	(1×)	405,4	401,4	398,8	396,3	391,8
M1 – M2'	(2×)	406,4	403,2	401,4	398,5	394,4
M1 – M2"	(1×)	413,0	408,6	406,0	403,4	398,3
M2 – F2	(1×)	246,3	244,6	243,2	240,8	236,9
M2 – F2'	(2×)	259,1	255,1	254,2	251,8	249,5
M2 – F3	(2×)	249,4	246,9	246,1	243,8	241,5
M2 – F3'	(1×)	251,5	249,8	247,0	246,1	243,3
M2 - F4/O	(1×)	247,2	245,1	243,1	243,0	239,5
M2 - S	(2×)	304,3	301,4	299,3	297,7	294,2
M2 – M1	(1×)	397,5	392,2	389,3	386,4	381,6
M2 – M1'	(2×)	403,4	399,6	397,1	394,1	389,6
M2 - M1"	(1×)	419,0	415,4	412,9	410,8	406,5
M2 - M2	(2×)	397,5	392,2	389,3	386,4	381,6
M2 - M2'	(4×)	415,3	411,7	409,4	406,7	402,3

Ausgewählte interatomare Abstände (d/pm) und Winkel (*/grd) in den

Tab. 24:	Oxidfluoridsulfiden $M_6O_2F_8S_3$ (M = La – Nd, Sr
Tab. 24:	Oxidfluoridsulfiden $M_6O_2F_8S_3$ (M = La – Nd, Sr

		M = La	M = Ce	M = Pr	M = Nd	M = Sm
Winkel		∢/ grd				
M1 - F1 - M1	(3×)	120,0	120,0	120,0	120,0	120,0
M2 - F2 - M2	(1×)	100,2	100,5	99,9	100,2	99,8
M2 - F2 - M2'	(2×)	110,5	111,0	110,8	111,3	111,6
M1-F3-M2	(2×)	108,3	108,8	108,7	108,7	109,0
M1 - F3 - M2'	(1×)	110,3	110,0	110,2	109,9	110,0
M2 - F3 - M2	(1×)	105,7	105,2	104,5	104,9	104,4
M2 - F3 - M2'	(2×)	112,0	112,0	112,3	112,2	112,2
M1 - F4/O - M1	(1×)	107,8	107,4	106,8	107,3	106,9
M1 - F4/O - M1'	(2×)	108,9	108,9	108,8	109,1	108,8
M1 - F4/O - M2	(2×)	110,9	111,3	111,6	111,2	111,6
M1 - F4/O - M2'	(1×)	109,3	109,1	109,3	109,0	109,1
M1-S-M1	(1×)	78,5	78,4	78,2	78,2	78,3
M1 - S - M1'	(1×)	79,1	79,0	79,0	79,0	78,7
M1-S-M1"	(2×)	84,0	84,3	84,4	84,6	84,8
$M1-S-M1^{\prime\prime\prime}$	(2×)	134,5	134,8	134,8	135,1	135,2
M1-S-M2	(2×)	82,2	82,3	82,4	82,4	82,4
M1 - S - M2'	(2×)	83,4	83,8	83,8	83,8	83,8
M1 - S - M2"	(2×)	134,2	133,9	134,0	133,9	133,6
$M1-S-M2^{\prime\prime\prime}$	(2×)	135,9	135,6	135,4	135,3	135,3
M2 - S - M2	(1×)	81,6	81,2	81,1	80,9	80,9

Tab. 24: (Fortsetzung)

Tab. 25:Motive der gegenseitigen Zuordnung in der $M_6O_2F_8S_3$ -Struktur

	F1	F2	F3	F4/O	S	CN
M1	1 / 3	0 / 0	1 / 1	3 / 3	4 / 4	9
M2	0 / 0	3 / 3	3 / 3	1 / 1	2 / 2	9
CN	3	3	4	4	6	

3.2.2.5 Strukturdaten für die Oxidfluoridsulfide M₃OF₅S (M = Nd, Sm, Gd – Ho)

Tab. 26:Kristallographische Daten f
ür die Oxidfluoridsulfide M_3OF_5S (M = Nd, Sm,
Gd – Ho; hexagonal, P6₃/m (Nr. 176), Z= 2) und deren Bestimmung

	Gitterkonstanten ^{a)}			molares Volumen ^{a)}	berechnete Dichte ^{a)}
М	a / pm	c / pm	c / a	$V_m/cm^3 mol^{-1}$	$D_x/g \ cm^{-3}$
Nd	960,71(6)	378,35(2)	0,3938	91,059	6,323
Sm	954,83(6)	374,62(2)	0,3923	89,061	6,671
Gd	948,65(5)	371,14(2)	0,3912	87,095	7,059
Tb	945,49(5)	369,51(2)	0,3908	86,136	7,196
Dy	942,37(5)	367,96(2)	0,3905	85,210	7,400
Но	939,14(5)	366,53(2)	0,3903	84,298	7,567

Messparameter^{a)}

	Messbereich		Messgrenze	F(000)	Absorptions-	Extinktion	
М	±h	$\pm k$	±1	$2\Theta_{\text{max}}/\text{grd}$		μ/mm^{-1}	g/10 ⁻³
Nd	14	14	5	66,17	498	25,74	21(2)
Sm	14	14	4	65,61	510	29,77	79(3)
Gd	14	14	5	66,01	522	34,38	21(2)
Tb	14	14	5	66,01	528	37,07	56(5)
Dy	14	14	4	65,95	534	39,59	57(2)
Но	14	14	4	65,35	540	42,38	185(7)

^{a)} Einkristalldaten;

^{b)} Messgerät: Einkristalldiffraktometer IPDS (Fa. Stoe); Strahlung: Mo-K α (Graphitmonochromator; $\lambda = 71,07$ pm); Messtemperatur: 20°C.

Tab. 26: (Fortsetzung)

М	Za gemessen	ahl der Reflexe symmetrieunabhängig	R _{int}	Rσ	Zahl der Reflexe mit $ F_o \ge 4\sigma(F_o)$
Nd	4497	422	0,043	0,017	385
Sm	4345	387	0,064	0,022	355
Gd	5443	388	0,035	0,010	372
Tb	4746	387	0,059	0,019	358
Dy	4873	380	0,045	0,014	365
Но	4038	366	0,054	0,018	351

Datenreduktion^{c)}

^{c)} Datenkorrekturen: Untergrund, Polarisations- und Lorentzfaktoren; Absorption: numerische Korrektur mittels *X-SHAPE* [11].

	R ₁ ohne	R ₁ mit	wR_2	Goodness of Fit	Restelektronendichten
М	4σ -Sc	hranke	(für alle Reflexe)	(GooF)	$(\rho(e^{-})/10^{6} \text{ pm}^{3})$ max. / min.
Nd	0,028	0,025	0,065	1,058	2,14 / -1,32
Sm	0,024	0,021	0,051	1,147	2,07 / -1,38
Gd	0,025	0,024	0,063	1,136	2,09 / -1,65
Tb	0,041	0,038	0,096	1,081	3,49 / -2,96
Dy	0,022	0,021	0,054	1,217	1,06 / -1,29
Но	0,026	0,025	0,049	1,116	1,67 / -1,40

Strukturverfeinerung^{d)}

^{d)} Programme: SHELXS-86 [12] bzw. SHELXL-93 [14]; Streufaktoren: nach International Tables, Vol. C [33].

Atom	Lage	x / a	y / b	z / c
Nd ₃ OF ₅ S				
Nd	(6h)	0,41169(4)	0,28529(4)	1/4
F1	(<i>6h</i>)	0,1545(6)	0,2655(6)	$^{1}/_{4}$
$F2/O^{a)}$	(6h)	0,4300(6)	0,0440(6)	$^{1}/_{4}$
S	(2c)	¹ / ₃	² / ₃	$^{1}/_{4}$
Sm ₃ OF ₅ S				
Sm	(<i>6h</i>)	0,41089(3)	0,29204(3)	$^{1}/_{4}$
F1	(6h)	0,1521(4)	0,2658(4)	$^{1}/_{4}$
$F2/O^{a)}$	(<i>6h</i>)	0,4296(4)	0,0485(4)	1/4
S	(2c)	¹ / ₃	² / ₃	$^{1}/_{4}$
Gd ₃ OF ₅ S				
Sm	(<i>6h</i>)	0,41105(4)	0,29220(4)	$^{1}/_{4}$
F1	(<i>6h</i>)	0,1519(5)	0,2650(5)	¹ / ₄
$F2/O^{a)}$	(<i>6h</i>)	0,4293(5)	0,0484(5)	¹ / ₄
S	(2 <i>c</i>)	¹ / ₃	² / ₃	$^{1}/_{4}$
Tb ₃ OF ₅ S				
Tb	(<i>6h</i>)	0,41118(5)	0,29217(5)	$^{1}/_{4}$
F1	(<i>6h</i>)	0,1518(7)	0,2646(7)	¹ / ₄
$F2/O^{a)}$	(<i>6h</i>)	0,4300(7)	0,0486(7)	¹ / ₄
S	(2c)	¹ / ₃	² / ₃	$^{1}/_{4}$
Dy ₃ OF ₅ S				
Dy	(6h)	0,41123(4)	0,29192(4)	$^{1}/_{4}$
F1	(<i>6h</i>)	0,1522(5)	0,2652(5)	¹ / ₄
F2/O ^{a)}	(<i>6h</i>)	0,4296(5)	0,0478(5)	$^{1}/_{4}$
S	(2c)	¹ / ₃	² / ₃	¹ / ₄
Ho ₃ OF ₅ S				
Но	(6h)	0,41057(5)	0,29157(5)	$^{1}/_{4}$
F1	(<i>6h</i>)	0,1520(7)	0,2654(7)	¹ / ₄
$F2/O^{a)}$	(<i>6h</i>)	0,4294(7)	0,0480(7)	1/4
S	(2 <i>c</i>)	¹ / ₃	² / ₃	¹ / ₄

Tab. 27:Lageparameter für die Oxidfluoridsulfide M_3OF_5S (M = Nd, Sm, Gd – Ho)

^{a)} fixiertes Besetzungsverhältnis F : O = 2 : 1.

Atom	U ₁₁	U ₂₂	U ₃₃	U ₂₃	U ₁₃	U ₁₂
Nd ₃ OF ₅ S						
Nd	76(2)	72(2)	75(2)	0	0	43(1)
F1	141(18)	178(19)	167(25)	0	0	100(16)
F2/O ^{a)}	80(16)	80(16)	96(20)	0	0	29(14)
S	90(6)	U ₁₁	110(14)	0	0	$^{1}/_{2}$ U ₁₁
Sm ₃ OF ₅ S						
Sm	129(2)	219(2)	186(2)	0	0	94(1)
F1	136(13)	183(13)	233(18)	0	0	104(11)
F2/O ^{a)}	134(13)	129(12)	175(18)	0	0	68(11)
S	111(5)	U_{11}	160(11)	0	0	$^{1}/_{2}$ U ₁₁
Gd ₃ OF ₅ S						
Gd	121(2)	214(2)	114(3)	0	0	91(1)
F1	152(17)	175(18)	149(22)	0	0	98(15)
F2/O ^{a)}	107(16)	129(16)	107(22)	0	0	65(14)
S	105(6)	U ₁₁	92(14)	0	0	$^{1}/_{2}$ U ₁₁
Tb ₃ OF ₅ S						
Tb	143(3)	242(3)	145(4)	0	0	107(2)
F1	159(23)	214(23)	220(30)	0	0	118(20)
F2/O ^{a)}	110(20)	112(19)	209(32)	0	0	56(17)
S	108(8)	U ₁₁	149(18)	0	0	$^{1}/_{2}$ U ₁₁
Dy ₃ OF ₅ S						
Dy	151(2)	245(2)	159(3)	0	0	110(1)
F1	162(16)	196(16)	206(21)	0	0	101(14)
F2/O ^{a)}	152(15)	157(15)	195(22)	0	0	97(13)
S	124(6)	U ₁₁	148(13)	0	0	$^{1}/_{2}$ U ₁₁
Ho ₃ OF ₅ S						
Но	173(3)	268(3)	200(3)	0	0	121(2)
F1	204(24)	211(24)	266(34)	0	0	101(21)
F2/O ^{a)}	158(23)	155(22)	261(35)	0	0	76(19)
S	143(8)	U ₁₁	198(20)	0	0	$^{1}/_{2}$ U ₁₁

Tab. 28: Koeffizienten der anisotropen thermischen Auslenkungsparameter (U_{ij}/pm^2) für die Oxidfluoridsulfide M3OF5S (M = Nd, Sm, Gd – Ho)

^{a)} fixiertes Besetzungsverhältnis F : O = 1 : 2.

		M = NII	M – C	M - C I	M - TL	M – D	M – II.
Abstände		M = Nd d / pm	M = Sm d / pm	M = Ga d / nm	M = 10 d/pm	M = Dy d / pm	M = H0 d / pm
М Е1	$(1 \times)$	228 1	225.6	224.0	222.2	222.5	221.5
M - FI	(1^)	238,1	255,0	234,0	235,5	232,3	231,3
M – F1'	(2×)	245,0	244,3	242,8	242,1	240,9	239,5
M - F2/O	(2×)	243,2	238,5	236,4	235,8	234,6	233,7
M – F2/O'	(1×)	241,1	239,4	237,9	236,5	236,1	235,9
M – F2/O"	(1×)	243,8	242,0	240,4	239,7	239,2	238,1
M - S	(2×)	294,3	294,4	292,1	290,9	289,7	289,0
M - M	(2×)	378,4	374,6	371,1	369,5	368,0	366,5
M - M'	(2×)	390,5	392,7	389,6	388,3	387,3	386,4
M - M''	(4×)	398,7	396,7	394,0	392,7	391,3	389,4
M – M'''	(2×)	405,9	393,3	390,6	389,1	387,6	387,1
Winkel		∢/ grd	∢/ grd	∢/ grd	∢/ grd	∢/ grd	∢/ grd
M – F1 – M	(1×)	101,1	100,1	99,7	99,5	99,6	99,9
M - F1 - M'	(2×)	111,2	111,5	111,4	111,4	111,5	111,5
M - F2/O - M	(1×)	102,1	103,5	103,4	103,2	103,3	103,3
M - F2/O - M'	(1×)	107,3	109,6	109,5	109,6	109,3	109,5
M - F2/O - M''	(2×)	110,8	110,5	110,5	110,6	110,8	110,7
M – F2/O – M'''	(2×)	112,9	111,3	111,4	111,4	111,3	111,3
M - S - M	(3×)	80,0	79,0	78,9	78,9	78,9	78,7
M - S - M'	(6×)	83,1	83,8	83,9	84,0	84,0	84,1
M - S - M''	(6×)	135,0	134,6	134,6	134,6	134,6	134,5

Tab. 29: Ausgewählte interatomare Abstände (d/pm) und Winkel (\checkmark /grd) in denOxidfluoridsulfiden M₃OF₅S (M = Nd, Sm, Gd – Dy)

Tab. 30:Motive der gegenseitigen Zuordnung in der M₃OF₅S-Struktur

	F1	F2/O	S	CN
М	3 / 3	4 / 4	2 / 6	9
CN	3	4	6	
3.2.3 Oxidfluoridsulfide der Zusammensetzung M₃OF₃S₂

3.2.3.1 Vorbemerkungen

Abweichend von den Selten-Erd-Elementen mit größeren M3+-Ionenradien, die Oxidfluoridsulfide vom Formeltyp $M_6O_2F_8S_3$ (M = La – Nd, Sm) und/oder M_3OF_5S (M = Nd, Sm, Gd – Ho) mit hexagonalen Kristallstrukturtypen (Raumgruppe: $P6_3/m$) ausbilden, werden für die Elemente mit kleineren Ionenradien (M = Y; Ho – Yb) pseudo-tetragonale orthorhombische Kristallstrukturen realisiert. Der Kristallhabitus der Verbindungen mit der Zusammensetzung $M_3OF_3S_2$ (M = Y, Ho, Er, Tm, Yb) spiegelt dies nahezu idealer quadratischer Plättchen wider. in Form Die Einkristallröntgenstrukturanalysen anhand jeweils eines ausgewählten Kristalls der isotypen Verbindungen auf dem IPDS-Diffraktometer zeigten zunächst eine tetragonale Kristallmetrik (Strukturdaten: Kapitel 3.2.3.6). Der Versuch, die bei der Röntgenstrukturanalyse erhaltenen Reflexintensitäten in einem Kristallstrukturmodell mit der Raumgruppe I4/mmm (Nr. 139) zu verfeinern, führte, neben der auch bei den oben genannten hexagonalen Oxidfluoridsulfiden beobachteten Gemischtbesetzung von Leichtanionenlagen durch O^{2-} und F⁻ (hier im Verhältnis 1 : 3), zusätzlich auch zu einer Halbbesetzung der bei der Strukturlösung ermittelten Leichtanionenlage und damit zu einer der Struktur eigenen Fehlordnung dieser leichten Anionen. Die M³⁺- und die S²⁻-Positionen ließen sich dagegen aus der Strukturverfeinerung in I4/mmm in Analogie zu jenen in den gemischtvalenten Fluoridsulfiden $M_3F_4S_2$ (M = Sm, Eu, Yb) mit den üblichen Standardabweichungen zwanglos erhalten. Im Gegensatz zu den schwarzen, gemischtvalenten Verbindungen mit der alternativ formulierten Zusammensetzung MF₂ · 2 MFS ist bei den Selten-Erd-Oxidfluoridsulfiden M₃OF₃S₂ aufgrund der nahezu fehlenden Absorption im Bereich des sichtbaren Lichtes anzunehmen, dass hier nur dreiwertige Selten-Erd-Kationen M³⁺ vorliegen. Hieraus folgt die Annahme, dass Leichtanionen-Teilchenlagen sowohl von Fluorid- als auch von Oxid-Ionen gleichzeitig besetzt sind. Überlegungen, Teilchenlagen durch eine Vergrößerung der Elementarzelle und den Übergang in ein anderes Kristallsystem aufspalten zu können, um die partiellen Alternativbesetzungen zu beseitigen und eine Ausordnung von O^{2–} und F[–] zu erreichen, motivierten eine erneute Einkristallröntgenstrukturanalyse anhand der bereits gemessenen Einkristalle und die Integration der gesammelten Daten in orthorhombischer Kristallmetrik. Die hierbei erhaltenen Intensitätsdaten konnten bei der

Verfeinerung in der Raumgruppe P222 zwar die Halbbesetzungen erwartungsgemäß eliminieren, eine mögliche Ausordnung von O^{2-} und F^- jedoch nicht eindeutig erbringen. Der Vergleich der hexagonalen Selten-Erd(III)-Oxidfluoridsulfide und der in ihnen enthaltenen, mit F^- und O^{2-} zentrierten Stränge aus kondensierten Selten-Erd(III)-Kationentetraedern, in denen eine Ausordnung der Leichtanionen bisher nicht über Beugungsuntersuchungen nachweisbar ist, mit den hier diskutierten *pseudo*-tetragonalen und schichtartig aufgebauten Verbindungen, in denen die Positionen der Leichtanionen ebenfalls nicht eindeutig zugeordnet werden können, zeigt eine mögliche strukturelle Alternative auf, die offenbar nur für kleinere Selten-Erd(III)-Kationen realisiert wird.

3.2.3.2 Synthese der Selten-Erd(III)-Oxidfluoridsulfide M₃OF₃S₂ (M = Y; Ho – Yb)

Die Oxidfluoridsulfide mit der Zusammensetzung $M_3OF_3S_2$ (M = Y; Ho – Yb) bilden sich bei der Umsetzung des entsprechenden Selten-Erd-Metalls (M) mit Selten-Erd-Trifluorid (MF₃), Selten-Erd-Sesquioxid (M₂O₃) und Schwefel (S) im molaren Verhältnis von 4 : 3 : 1 : 6 bei 850°C in mit Kieselglas ummantelten Tantalampullen innerhalb von sieben Tagen gemäß Gleichung (4):

$$4 M + 3 MF_3 + M_2O_3 + 6 S \longrightarrow 3 M_3OF_3S_2$$
 (4)

Auch hier mobilisiert die Zugabe von Natriumchlorid als Flussmittel in äquimolaren Mengen die Edukte und sorgt für eine schnellere Umsetzung. Nach beendeter Reaktion lässt sich das Flussmittel durch Waschen mit Wasser erneut leicht entfernen. Zurück bleibt ein nahezu phasenreines, kristallines Produkt, dessen fast farblose, transparente Kristalle einen quadratischen, plättchenförmigen Habitus zeigen. Je ein Kristall wurde pro Verbindung $M_3OF_3S_2$ (M = Y, Ho, Tm) ausgewählt und auf dem IPDS-Diffraktometer vermessen. Die gesammelten Daten und die Ergebnisse der Strukturbestimmungen sind in den Kapiteln 3.2.3.6 und 3.2.3.7 angegeben, ihre Diskussion erfolgt in den Kapiteln 3.2.3.3 bis 3.2.3.5.

3.2.3.3 Strukturbeschreibung in der tetragonalen Raumgruppe I4/mmm

Die Strukturbeschreibung der Selten-Erd(III)-Oxidfluoridsulfide mit der Zusammensetzung M₃OF₃S₂ (M = Y, Ho, Tm) in der tetragonalen Raumgruppe I4/mmm (Nr. 139) gelingt mit den in Tabelle 31 angegebenen Gitterparametern, ohne eine genaue Aussage über die Art der Halbbesetzung der Teilchenlagen der Leichtanionen (O²⁻ bzw. F⁻) zu treffen, recht gut. Sie wird zum Einen gerechtfertigt durch die sehr guten Parameterschärfen, die bei den Strukturverfeinerungen resultieren (Tab. 24) und zum Anderen, dass durch den bei M₃OF₃S₂-Vertretern zu beobachtenden Schichtstruktur-Charakter eine mögliche Ausordnung von F⁻ und O²⁻ innerhalb der Schichten durch eine Stapelung der Einzelschichten in einer nicht exakt alternierenden Reihenfolge verloren geht. Wie bei den hexagonalen Selten-Erd(III)-Oxidfluoridsulfiden liegt auch hier wiederum eine Gemischtbesetzung der Leichtanionenlage (*16n*) durch F⁻ und O²⁻ mit einem Besetzungsverhältnis von 3 : 1 vor, das aus Gründen der Ladungsneutralität anzunehmen ist.



Abb. 46: M₃OF₃S₂: Projektion von neun Elementarzellen auf (001) (*links*) und Projektion von drei Elementarzellen auf (010) (*rechts*)

Die aus der Strukturverfeinerung resultierenden möglichen Koordinationspolyeder der Kationen lassen eine Variationsbreite zu, die im Folgenden kurz diskutiert werden soll. In weitgehender Analogie zum Formeltyp $M_3F_4S_2$ befindet sich $(M1)^{3+}$ (Abb. 47) innerhalb der CaF₂-verwandten Schichten (Abb. 48) in achtfacher Leichtanionen-Koordination, wobei in der Raumgruppe I4/mmm nun 16 verschiedene Positionen zur Verfügung stehen, die nur zur Hälfte mit Leichtanionen (O^{2–} bzw. F[–]) besetzt sein können.



Abb. 47: M₃OF₃S₂: Koordination von M1 mit den sich in I4/mmm ergebenden Leichtanionenpositionen (hier nur mit F bezeichnet) mit Blick entlang [001] (*links*) und [010] (*rechts*). Die unterschiedlichen Graustufen der Leichtanionen sollen ein mögliches Alternativausordnungsmodell symbolisieren



Abb. 48: M₃OF₃S₂: Gleiche Ansicht wie in Abbildung 46, dargestellt ist jedoch eine einzige komplette Leichtanionen-Selten-Erd-Metall-Schicht



 Abb. 49: M₃OF₃S₂: Koordination von M2 mit den sich in I4/mmm ergebenden Anionenpositionen (hier nur mit F bezeichnet) mit Blick entlang [001] (*links*) und [010] (*rechts*). Die unterschiedlichen Graustufen der Leichtanionen sollen ein mögliches Alternativausordnungsmodell symbolisieren

Die Koordinationssphäre um $(M2)^{3+}$ ähnelt derjenigen, die auch bei den Selten-Erd(III)-Fluoridsulfiden A-MFS (P4/nmm, Matlockit-Typ [1]) anzutreffen ist, jedoch wird hier die Grundfläche des überkappten quadratischen Antiprismas durch acht mögliche Leichtanionenpositionen gebildet, die allerdings nur zur Hälfte besetzt sind. S^{2-} liegt wie im A-MFS-Typ von fünf $(M2)^{3+}$ -Kationen quadratisch pyramidal koordiniert vor. Die einzelnen Pyramiden sind über die Pyramidenkanten zu zweidimensional unendlichen Doppelschichten verknüpft (Abb. 50). Abschließend muss im Hinblick auf eine mögliche Überstruktur, die zunächst eine echte Alternativbesetzung leistet wie in der orthorhombischen Raumgruppe P222, und weiter zur Ausordnung von F⁻ und O²⁻ bemerkt werden, dass es zwar möglich ist, für diese Fälle Modelle zu diskutieren, es jedoch bisher keinen unmittelbar eindeutigen Beweis für die exakte Ausordnung der Fluorid- und Oxidteilchen innerhalb der Struktur auf Basis der gesammelten Messdaten gibt, wobei nicht zuletzt auch Weissenberg- und Buerger-Filmaufnahmen zur Klärung dieser Fragen herangezogen wurden. Auch die erneute Durchführung einer röntgenographischen Einkristallstrukturuntersuchung unter Vorgabe einer monoklinen Metrik in einer nochmals vergrößerten Elementarzelle führte nicht zu einer sicheren und eindeutigen Strukturbestimmung im Hinblick auf die Leichtanionenpositionen (F⁻ und

O^{2–}). Die hierbei erhaltenen Ergebnisse sollen jedoch im Anschluss ebenfalls diskutiert werden.



Abb. 50: $M_3OF_3S_2$:Die zweidimensional unendlichen Doppelschichten
kantenverknüpfter, S²⁻-zentrierter Selten-Erd-Kationen-Pyramiden (M2)
sind durch die schwarz eingezeichneten Bindungen hervorgehoben



Abb. 51: S²⁻-zentrierte Selten-Erd-Kationen-Pyramide [S(M2)₅] (*links*) und die Leichtanionen-Koordination (F⁻/O²⁻) in den Oxidfluoridsulfiden M₃OF₃S₂ (Raumgruppe: I4/mmm) mit drei trigonal-aplanar koordinierenden M³⁺-Kationen und einem weiteren M³⁺-Kation mit deutlich längerem Abstand (*rechts*)

3.2.3.4 Strukturbeschreibung in der orthorhombischen Raumgruppe P222

Bei einem Übergang in der Kristallstrukturbeschreibung der Oxidfluoridsulfide mit der Summenformel $M_3OF_3S_2$ (M = Y; Ho – Yb) von der tetragonalen Raumgruppe I4/mmm (Nr. 139) zur orthorhombischen Raumgruppe P222 (Nr. 16) unter Vergrößerung der Elementarzellen in der a- und b-Richtung um annähernd den Faktor $\sqrt{2}$ (Abb. 52) spaltet die in der Raumgruppe I4/mmm symmetriegebundene Leichtanionenlage (16n) in vier unabhängige Punktlagen auf. Ebenso ergibt sich aus Symmetriegründen eine vierfache Aufspaltung der mit Selten-Erd-Kationen (M^{3+}) und Sulfid-Anionen (S^{2-}) besetzten Teilchenlagen gegenüber der Strukturbeschreibung in der Raumgruppe I4/mmm. Gleichzeitig gehen durch den Symmetrieabbau beim Übergang von I4/mmm nach P222 die Innenzentrierung, die 4-zählige Drehachse, alle Spiegelebenen und damit auch das Inversionszentrum verloren. Der in vielen Kristallstrukturen von Fluoridsulfiden beobachtete Schichtstrukturcharakter wird trotz einer aus Gründen der Ladungsneutralität notwendigen Teilsubstitution von F⁻ gegen O²⁻ allerdings nicht durchbrochen. Wie die gemischtvalenten Verbindungen der Zusammensetzung M₃F₄S₂ (M = Sm, Eu, Yb) lassen sich auch die Oxidfluoridsulfide mit der Zusammensetzung $M_3OF_3S_2$ (M = Y; Ho – Yb) als "Intergrowth"-Schichtstrukturen auffassen. Zwei in den Leichtanionenlagen stark verzerrte Schichten vom PbFCl-Typ alternieren mit einer CaF₂-Schicht, die ebenfalls starke Abweichungen von einer würfelförmigen Umgebung der M^{3+} -Kationen zeigt. M^{3+} (M1 – M4) in den zur verzerrten CaF₂-Struktur analogen Schichten ist von acht Leichtanionen koordiniert und weist eine verzerrt würfelförmige bzw. verzerrt quadratisch-antiprismatische Umgebung auf. Die Verdrehung von quadratischen Deckflächen ausgehend vom Prisma (Würfel) im Formeltyp $M_3F_4S_2$ hin zum Antiprisma im Formeltyp M₃OF₃S₂ lässt sich sicherlich durch das Bemühen um Verkürzung der Abstände $M^{3+}-O^{2-}/F^{-}$ (gegenüber $M^{2+}-F^{-}$) interpretieren, welches die Coulomb-Attraktionen zu maximieren versucht. In den zur verzerrten PbFCl-Struktur analogen Schichten liegt M^{3+} (M7 – M8) zum Einen in Form einfach überkappter quadratischer Antiprismen vor, deren verzerrte rautenförmige Grundflächen jeweils von vier Leichtanionen gebildet werden. Die Deckflächen werden durch vier S²⁻-Anionen aufgebaut, die ein weiteres S²⁻-Teilchen als Kappe tragen. Die beiden übrigen M³⁺-Lagen besitzen nur eine siebenfache Koordination, die aus der starken rautenförmigen Verzerrung in der Grundfläche des Polyeders resultiert, indem die Leichtanionen-Positionen auf den extrem spitzen Ecken aus der Koordinationssphäre der M³⁺-Kationen (M5 und M6; Abb. 54) herausgerückt vorliegen. Für sämtliche S^{2-} -Anionen (S1 – S4) bleibt die quadratisch-pyramidale Fünferkoordination aus M³⁺-Kationen, welche auch von der tetragonalen Subzelle vorgegeben werden, vollständig erhalten (Abb. 56). Eine Strukturverfeinerung in der ebenfalls orthorhombischen Raumgruppe Pnnm durchzuführen, wie es von Pauwels, Demourgues et al. [53] für die analogen Verbindungen La₃OF₃S₂ und Ce₃OF₃S₂ vorgeschlagen wird, welche über vergleichbare Gitterkonstanten (La₃OF₃S₂: a = 580.4(2) pm, b = 578.4(2) pm, c = 1948.2(4) pm; $Ce_3OF_3S_2$: a = 574,3(2) pm, b = 572,5(2) pm, c = 1939,1(4) pm) verfügen, führt zum Einen durch die Wahl der zentrosymmetrischen Raumgruppe zu einer vorgegebenen Halbbesetzung von noch immer zwei Positionen, die mit Leichtanionen (F⁻ und O²⁻) besetzt sind, Grundlage zum Anderen lässt sich auf der dieses

Strukturlösungsvorschlags ebenfalls keine gesicherte Aussage über den Ordnungszustand der leichten Anionen O^{2-} und F⁻ treffen. Im folgenden Kapitel soll deshalb ein theoretisches Strukturmodell eingeführt werden, das die Möglichkeiten zur Verfügung stellt, die über Strukturuntersuchungen bisher ermittelten Ergebnisse vollständig zu erfassen.



Abb. 52: Projektionen der Elementarzelle von M₃OF₃S₂-Vertretern (*links*) und einem Ausschnitt aus der Kristallstruktur der gemischtvalenten Verbindungen M₃F₄S₂ (*rechts*) auf (001) (*oben*) und (110) bzw. (010) (*unten*)



Abb. 53: Achtfach koordinierte Kationen-Koordinationspolyeder in den Oxidfluoridsulfiden $M_3OF_3S_2$ (M1 – M4; v. l. o. n. r. u.)



Abb. 54: Siebenfach koordinierte Kationen-Koordinationspolyeder in den Oxidfluoridsulfiden M₃OF₃S₂ (M5, *links*; M6, *rechts*)



Abb. 55: Neunfach koordinierte Kationen-Koordinationspolyeder in den Oxidfluoridsulfiden M₃OF₃S₂ (M7, *links*; M8, *rechts*)



Abb. 56: Typisches Koordinationspolyeder [SM₆] um die Sulfid-Anionen in den Oxidfluoridsulfiden M₃OF₃S₂



Abb. 57: Die obenstehenden Abbildungen zeigen die Leichtanionen-Koordinationen (F⁻/O²⁻) in den Oxidfluoridsulfiden M₃OF₃S₂ (Raumgruppe: P222), wobei alle vier Teilchenlagen von drei M³⁺-Kationen trigonal-aplanar koordiniert sind und über ein weiteres M³⁺-Kation in ihrer Umgebung mit deutlich weiterem Abstand verfügen

3.2.3.5 Theoretische Strukturüberlegungen

Die Frage, ob eine Ausordnung der Leichtanionen (O^{2-} bzw. F⁻) in den Verbindungen mit den Zusammensetzungen M₃OF₃S₂ (M = Y; Ho – Yb) auftritt und wenn ja, in welcher Form, kann aufgrund der bisher gesammelten Daten aus Einkristallstrukturuntersuchungen *nicht* eindeutig beantwortet werden. Im Folgenden soll daher zum Einen gezeigt werden, dass eine Ausordnung der Leichtanionen innerhalb der beobachteten Schwerteilchen-Teilstruktur (M³⁺ und S²⁻) möglich ist, zum Anderen soll aber auch darauf hingewiesen werden, dass wie bei den hexagonalen Selten-Erd(III)-Oxidfluoridsulfiden tatsächlich auch hier eine *echte* Fehlordnung der Leichtanionen bestehen dürfte.



Abb. 58: M₃OF₃S₂: Projektion einer Leichtanionenschicht auf (001), einhundert Elementarzellen umfassend. Die eingezeichneten gefüllten grauen Kreise sollen durch O²⁻ und die leeren Kreise durch F⁻ besetzt sein und so eine mögliche Ausordnungsvariante innerhalb einer Schicht aufzeigen

In Abbildung 58 wurde versucht, eine möglichst gleichmäßige Verteilung der Oxid-Anionen auf den Leichtanionen-Positionen innerhalb einer Schicht zu erhalten. Dargestellt ist die Projektion einer Leichtanionenschicht auf (001), wobei der gewählte Ausschnitt aus der Kristallstruktur 100 Elementarzellen umfasst. Innerhalb dieser Schicht lässt sich nun zeigen, dass durchaus eine Ausordnung der Leichtanionen O^{2-} und F⁻ realisierbar ist. Die eingezeichneten Quadrate stellen dabei echte Repetitionseinheiten dar. Beim Übergang zur Schichtstruktur lassen sich die einzelnen Teilschichten wie in Abbildung 59 übereinander anordnen, wobei auch hier wiederum eine Ordnungsvariante realisierbar wird.



Abb. 59: M₃OF₃S₂: Beispiel für eine mögliche Ausordnungsvariante, bei der vier Leichtanionenschichten parallel (001) übereinandergestellt sind. Die kleinen grauen Kreise sind mit O²⁻, die kleinen leeren Kreise mit F⁻ besetzt

3.2.3.6 Strukturdaten für die Oxidfluoridsulfide M₃OF₃S₂ (M = Y, Ho, Tm); Beschreibung in I4/mmm

Tab. 31:	Kristallographische Daten für die Oxidfluoridsulfide $M_3OF_3S_2$ (M = Y, Ho,
	Tm) und deren Bestimmung

		Y ₃ OF ₃ S ₂	Ho ₃ OF ₃ S ₂	Tm ₃ OF ₃ S ₂	
Kristallographische Dater	1				
Kristallsystem:			tetragonal		
Raumgruppe:]	I4/mmm (Nr. 139)	
Gitterkonstanten, a / pm: c / pm:		384,19(3) 1898,12(17)	383,45(3) 1894,39(17)	380,12(3) 1889,47(17)	
Zahl der Formeleinheiten (Z	Z):		2		
berechnete Dichte $(D_x / g c)$	m^{-3}):	4,787	7,534	7,833	
molares Volumen: $(V_m / cm^3 mol^{-1})$		84,359	83,869	82,205	
Messparameter					
Messgerät:		Einkris	stalldiffraktomete	er IPDS	
verwendete Strahlung:		Mo-Ka (Graphi	itmonochromator	; $\lambda = 71,07 \text{ pm}$)	
F(000):		368	536	548	
Messbereich:		$-5 \le h \le 5$	$-5 \le h \le 5$	$-5 \le h \le 5$	
		$-5 \le k \le 5$	$-5 \le k \le 5$	$-5 \le k \le 5$	
		$-28 \le 1 \le 28$	$-28 \le 1 \le 28$	$-28 \le 1 \le 28$	
Messgrenze ($2\Theta_{max}$ / grd):		65,94	65,59	65,47	
Absorptionskoeffizient (μ / mm^{-1}):		31,52	42,90	49,05	
Datenreduktion					
gemessene Reflexe:		2036	1974	1915	
davon symmetrieunabhängig:		197	193	188	
Absorptionskorrektur:		Programm X-SHAPE [11]			
R_{int} ; R_{σ} :		0,060; 0,024	0,071; 0,029	0,040; 0,016	
Zahl der Reflexe mit $ F_o \ge 4\sigma(F_o)$:		156	176	173	
Strukturverfeinerung					
Strukturlösung und -verfeinerung:		Programm	npaket SHEL	X-97 [13]	
R_1 (mit 4 σ -Schranke):		0,035 (0,028)	0,031 (0,027)	0,026 (0,024)	
wR_2 :		0,068	0,067	0,045	
GooF:		1,087	1,059	1,130	
Restelektronendichten,	max:	0,92	2,03	3,03	
$(\rho(e^{-}) \text{ in } 10^{-6} \text{ pm}^{-3})$	min:	-0.86	-2,45	-2.72	

Atom	Lage	x / a	y / b	z / c
Y ₃ OF ₃ S ₂				
Y1	(2a)	0	0	0
Y2	(<i>4e</i>)	0	0	0,34521(5)
F/O ^{a)}	(<i>16n</i>)	0	0,386(2)	0,4352(3)
S	(<i>4e</i>)	0	0	0,1943(1)
Ho ₃ OF ₃ S ₂				
Ho1	(2a)	0	0	0
Ho2	(<i>4e</i>)	0	0	0,34454(4)
F/O ^{a)}	(<i>16n</i>)	0	0,384(3)	0,4353(4)
S	(4 <i>e</i>)	0	0	0,1940(2)
Tm ₃ OF ₃ S ₂				
Tm1	(2a)	0	0	0
Tm2	(<i>4e</i>)	0	0	0,34449(4)
F/O ^{a)}	(16n)	0	0,386(3)	0,4348(4)
S	(4 <i>e</i>)	0	0	0,1943(2)

Tab. 32:Lageparameter für die Oxidfluoridsulfide $M_3OF_3S_2$ (M = Y, Ho, Tm) in der
Raumgruppe I4/mmm

^{a)} fixiertes Besetzungsverhältnis: F : O = 3 : 1 bei vorgegebener Halbbesetzung der *16n*-Lage mit 8 Leichtanionen.

Tab. 33: Koeffizienten der anisotropen Temperaturfaktoren für die Oxidfluorid-
sulfide $M_3OF_3S_2$ (M = Y, Ho, Tm) in der Raumgruppe I4/mmm

Atom	U ₁₁	U ₂₂	U ₃₃	U ₂₃	U ₁₃	U ₁₂
Y ₃ OF ₃ S ₂						
Y1	245(4)	U_{11}	361(7)	0	0	0
Y2	234(4)	U_{11}	278(5)	0	0	0
F/O ^{a)}	169(26)	439(39)	315(25)	-127(24)	0	0
S	193(6)	U ₁₁	240(8)	0	0	0
H0 ₃ OF ₃ S ₂						
Ho1	149(3)	U_{11}	292(6)	0	0	0
Ho2	123(3)	U_{11}	198(4)	0	0	0
F/O ^{a)}	130(33)	272(46)	277(34)	-116(32)	0	0
S	73(7)	U ₁₁	202(12)	0	0	0
Tm ₃ OF ₃ S ₂						
Tm1	150(4)	U_{11}	208(6)	0	0	0
Tm2	103(3)	U_{11}	91(4)	0	0	0
F/O ^{a)}	69(37)	201(48)	103(35)	-111(32)	0	0
S	62(9)	U_{11}	69(13)	0	0	0

^{a)} fixiertes Besetzungsverhältnis: F : O = 3 : 1 bei vorgegebener Halbbesetzung der *16n*-Lage mit 8 Leichtanionen.

Tab. 34: Ausgewählte interatomare Abstände (d/pm) und Winkel (\neq /grd) in denOxidfluoridsulfiden M₃OF₃S₂ (M = Y, Ho, Tm) in der RaumgruppeI4/mmm

Abstände		M = Y d / pm	M = Ho d / pm	M = Tm d / pm
M1 – F/O	(8×)	232,3	231,9	230,6
M1 – S	(2×)	368,8	367,5	367,1
M2 – F/O	(2×)	226,2	226,4	225,0
M2 - F/O'	(2×)	291,2	292,2	289,1
M2 – S	(4×)	281,8	280,8	278,6
M2 – S'	(1×)	286,4	285,2	283,8
M1 – M1	(4×)	384,2	383,5	380,1
M1 – M2	(8×)	400,2	400,3	398,2
M2 – M2	(4×)	384,2	383,5	380,1
M2 – M1	(4×)	400,2	400,3	398,2
Winkel		∢/ grd	∢/ grd	∢/ grd
M1 - F/O - M1	(1×)	111,6	111,6	111,0
M1 - F/O - M2	(2×)	121,6	121,8	121,8
M1 - F/O - M2'	(2×)	99,1	99,5	99,1
M2 - F/O - M2	$(1\times)$	94,6	94,1	93,9
M2 - S - M2	(4×)	85,9	86,1	86,0
M2 – S – M2'	(4×)	105,4	105,1	105,3
M2 - S - M2"	(2×)	149,1	149,9	149,5

Tab. 35:Motive der gegenseitigen Zuordnung in der M3OF3S2-Struktur
(Raumgruppe: I4/mmm)

	F/O	S	CN
M1	8 / 2	0 / 0	8
M2	2+2/1+1	5 / 5	7 + 2
CN	3 + 1	5	

3.2.3.7 Strukturdaten für die Oxidfluoridsulfide M₃OF₃S₂ (M = Y, Ho, Tm); Beschreibung in P222

Tab. 36:	Kristallographische Daten für die Oxidfluoridsulfide $M_3OF_3S_2$ (M = Y,
	Ho, Tm) und deren Bestimmung

		Y ₃ OF ₃ S ₂	Ho ₃ OF ₃ S ₂	Tm ₃ OF ₃ S ₂	
Kristallographisch	e Daten				
Kristallsystem:		orthorhombisch			
Raumgruppe:			P222 (Nr. 16)		
Gitterkonstanten,	a / pm:	542,97(5)	541,83(5)	537,28(5)	
	b / pm:	543,68(5)	542,74(5)	537,86(5)	
Zahl dan Dama alam	c/pm:	1898,12(17)	1894,39(17)	1889,47(17)	
Zani der Formeleini	D = (z - z - 3)	4 707	4	7 922	
berechnete Dichte ($D_x / g cm$):	4,/8/	/,534	/,833	
$(V_m / cm^3 mol^{-1})$		84,338	83,870	82,204	
Messparameter					
Messgerät:		Einkri	stalldiffraktomete	er IPDS	
verwendete Strahlur	ng:	Mo-Kα (Graph	itmonochromator	; $\lambda = 71,07 \text{ pm}$)	
F(000):		736	1072	1096	
Messbereich:		$-8 \le h \le 8$	$-7 \le h \le 7$	$-8 \leq h \leq 8$	
		$-8 \le k \le 8$	$-7 \le k \le 7$	$-8 \le k \le 8$	
		$-29 \le 1 \le 29$	$-26 \le 1 \le 26$	$-28 \le 1 \le 28$	
Messgrenze ($2\Theta_{max}$	/ grd):	65,91	60,29	65,81	
Absorptionskoeffizient (μ / mm^{-1}):		31,52	42,90	49,05	
Datenreduktion					
gemessene Reflexe:		8264	6543	10092	
davon symmetrieunabhängig:		2073	1540	2047	
Absorptionskorrekt	ur:	Programm X-SHAPE [11]			
$R_{int}; R_{\sigma}:$		0,089; 0,072	0,052; 0,033	0,048; 0,036	
Zahl der Reflexe mit $ F_o \ge 4\sigma(F_o)$:		40'/	525	512	
Strukturverfeiner	ing				
Strukturlösung und -verfeinerung:		Programi	mpaket SHEL	X-97 [13]	
R_1 (mit 4 σ -Schranke):		0,144 (0,030)	0,078 (0,034)	0,089 (0,031)	
wR_2 :		0,071	0,117	0,102	
Flack-x-Parameter (mit esd):		0,21 (0,09) ^{a)}	0,41 (0,10) ^{a)}	0,49 (0,10) ^{a)}	
GooF:		0,596	0,821	0,664	
Extinktion (g / 10^{-4}):	73(3)	43(3)	91(3)	
Elektronendichten,	max:	0,91	2,24	2,10	
$(\rho(e^{-}) \text{ in } 10^{-6} \text{ pm}^{-3})$	min:	-0,83	-2,37	-1,98	

a) daher Verfeinerung als Inversionszwilling.

Atom	Lage	x / a	y / b	z / c
Y ₃ OF ₃ S ₂				
Y1	<i>(1a)</i>	0	0	0
Y2	(le)	$^{1}/_{2}$	$^{1}/_{2}$	0
Y3	(lf)	$^{1}/_{2}$	0	$^{1}/_{2}$
Y4	(lg)	0	$^{1}/_{2}$	$^{1}/_{2}$
Y5	(<i>2q</i>)	0	0	0,3457(1)
Y6	(2r)	$^{1}/_{2}$	0	0,1540(1)
Y7	(2s)	0	$^{1}/_{2}$	0,1557(1)
Y8	(2t)	$^{1}/_{2}$	$^{1}/_{2}$	0,3444(1)
F1/O	(<i>4u</i>)	0,256(6)	0,753(6)	0,064(1)
F2/O	(4u)	0,283(6)	0,208(6)	0,070(1)
F3/O	<i>(4u)</i>	0,301(3)	0,701(2)	0,4378(8)
F4/O	(4u)	0,188(3)	0,185(2)	0,4359(7)
S 1	(<i>2q</i>)	0	0	0,1950(3)
S2	(2s)	0	¹ / ₂	0,3046(3)
S3	(2r)	$^{1}/_{2}$	0	0,3045(3)
S4	(2t)	$^{1}/_{2}$	$^{1}/_{2}$	0,1951(3)
Ho ₃ OF ₃ S ₂				
Ho1	<i>(1a)</i>	0	0	0
Ho2	(le)	$^{1}/_{2}$	$^{1}/_{2}$	0
Ho3	(lf)	$^{1}/_{2}$	0	$^{1}/_{2}$
Ho4	(lg)	0	$^{1}/_{2}$	$^{1}/_{2}$
Ho5	(2q)	0	0	0,34520(6)
Ho6	(2r)	$^{1}/_{2}$	0	0,15529(6)
Ho7	(2s)	0	$^{1}/_{2}$	0,15491(6)
Ho8	(2t)	$^{1}/_{2}$	¹ / ₂	0,34536(6)
F1/O	(4u)	0,214(3)	0,263(2)	0,0630(7)
F2/O	<i>(4u)</i>	0,319(2)	0,809(2)	0,0621(7)
F3/O	<i>(4u)</i>	0,315(3)	0,687(2)	0,4360(7)
F4/O	(4u)	0,213(3)	0,185(2)	0,4369(6)
S 1	(<i>2q</i>)	0	0	0,1949(3)
S2	(2s)	$^{1}/_{2}$	0	0,3055(3)
S3	(2r)	0	¹ / ₂	0,3047(3)
S4	(2t)	$^{1}/_{2}$	$^{1}/_{2}$	0,1947(3)

Tab. 37:Lageparameter für die Oxidfluoridsulfide $M_3OF_3S_2$ (M = Y, Ho, Tm) in der
Raumgruppe P222

Atom	Lage	x / a	y / b	z / c
Tm ₃ OF ₃ S ₂				
Tm1	<i>(1a)</i>	0	0	0
Tm2	(<i>le</i>)	¹ / ₂	$^{1}/_{2}$	0
Tm3	(lf)	¹ / ₂	0	$^{1}/_{2}$
Tm4	(lg)	0	$^{1}/_{2}$	$^{1}/_{2}$
Tm5	(2q)	0	0	0,34530(6)
Tm6	(2r)	¹ / ₂	0	0,15529(6)
Tm7	(2s)	0	¹ / ₂	0,15506(6)
Tm8	(2t)	¹ / ₂	¹ / ₂	0,34436(6)
F1/O	(4u)	0,266(2)	0,245(2)	0,0621(8)
F2/O	(4u)	0,210(3)	0,700(3)	0,0711(8)
F3/O	(4u)	0,201(3)	0,790(2)	0,4364(8)
F4/O	(4u)	0,288(2)	0,294(3)	0,4393(8)
S 1	<i>(2q)</i>	0	0	0,1925(3)
S2	(2s)	¹ / ₂	0	0,3080(3)
S3	(2r)	0	¹ / ₂	0,3072(3)
S4	(2t)	¹ / ₂	¹ / ₂	0,1924(3)

$1 \mathbf{a} \mathbf{y} \cdot \mathbf{y} \mathbf{y} \mathbf{z}$ ($1 0 1 0 0 1 \mathbf{z} \mathbf{u} 1 \mathbf{z}$)	Tab. 37:	(Fortsetzung)
---	----------	---------------

Tab. 38: Koeffizienten der anisotropen Temperaturfaktoren für die Oxidfluorid-
sulfide $M_3OF_3S_2$ (M = Y, Ho, Tm) in der Raumgruppe P222

Atom	U ₁₁	U ₂₂	U ₃₃	U ₂₃	U ₁₃	U ₁₂
Y ₃ OF ₃ S ₂						
Y1	496(37)	375(19)	291(14)	0	0	0
Y2	186(18)	63(8)	112(7)	0	0	0
Y3	245(27)	318(16)	300(14)	0	0	0
Y4	150(24)	406(20)	554(21)	0	0	0
Y5	285(17)	235(8)	208(7)	0	0	-20(18)
Y6	226(16)	278(9)	203(7)	0	0	59(18)
Y7	228(17)	258(9)	312(10)	0	0	-6(18)
Y8	271(19)	253(9)	328(10)	0	0	130(17)
F1/O	1230(265)	1564(290)	110(50)	-181(110)	-78(102)	1289(260)
F2/O	1398(276)	999(165)	312(96)	3(105)	59(123)	-636(189)
F3/O	282(72)	246(48)	597(73)	-261(50)	455(61)	-185(46)
F4/O	355(74)	146(34)	291(49)	-52(36)	40(45)	-28(41)

Atom	U ₁₁	U ₂₂	U33	U ₂₃	U ₁₃	U ₁₂
Y ₃ OF ₃ S ₂						
S1	267(47)	230(23)	325(25)	0	0	84(40)
S2	257(46)	263(24)	294(23)	0	0	-51(43)
S3	221(42)	251(23)	251(21)	0	0	-56(40)
S4	272(47)	243(23)	289(23)	0	0	106(38)
Ho ₃ OF ₃ S ₂						
Ho1	168(11)	142(5)	245(7)	0	0	0
Ho2	313(15)	265(7)	325(9)	0	0	0
Ho3	224(13)	301(7)	276(8)	0	0	0
Ho4	289(13)	270(7)	226(8)	0	0	0
Ho5	245(8)	225(4)	242(6)	0	0	7(7)
Ho6	226(8)	210(4)	260(6)	0	0	10(7)
Ho7	227(8)	221(4)	238(6)	0	0	42(7)
Ho8	212(8)	197(4)	211(5)	0	0	4(6)
F1/O	206(78)	390(59)	38(38)	19(43)	90(48)	110(53)
F2/O	101(65)	376(43)	446(66)	1(54)	25(57)	50(45)
F3/O	396(83)	250(38)	274(58)	62(48)	14(58)	121(47)
F4/O	361(80)	260(36)	263(56)	150(46)	177(55)	177(47)
S 1	82(29)	186(18)	221(25)	0	0	46(32)
S2	165(31)	105(15)	160(22)	0	0	-26(32)
S3	170(32)	142(16)	134(22)	0	0	88(33)
S4	111(29)	100(15)	178(23)	0	0	11(30)
Tm ₃ OF ₃ S ₂						
Tm1	185(7)	201(8)	214(6)	0	0	0
Tm2	200(7)	303(10)	179(6)	0	0	0
Tm3	249(8)	227(9)	273(7)	0	0	0
Tm4	218(8)	180(8)	266(7)	0	0	0
Tm5	205(5)	207(6)	214(4)	0	0	51(5)
Tm6	173(5)	202(5)	185(4)	0	0	-8(5)
Tm7	240(6)	206(6)	258(5)	0	0	-31(5)
Tm8	201(5)	218(6)	219(4)	0	0	10(5)
F1/O	256(63)	99(46)	229(63)	-101(47)	15(56)	174(44)
F2/O	616(90)	883(102)	231(59)	556(71)	93(61)	548(80)
F3/O	368(58)	264(57)	570(83)	338(64)	372(64)	146(54)
F4/O	206(51)	364(67)	486(72)	-297(65)	-110(55)	238(51)
S1	246(29)	243(31)	166(19)	0	0	1(30)
S2	197(26)	211(29)	123(17)	0	0	152(28)
S3	175(25)	164(26)	156(18)	0	0	-67(25)
S4	137(23)	146(25)	182(19)	0	0	117(23)

Tab. 38:(Fortsetzung)

Abstände		M = Y d / pm	M = Ho d / pm	M = Tm d / pm
M1 – F1/O	(4×)	227,9	219,2	227,1
M1 – F2/O	(4×)	232,4	233,4	238,4
M2 – F1/O	(4×)	225,9	227,1	220,0
M2 – F2/O	(4×)	238,1	234,1	232,2
M3 – F3/O	(4×)	228,1	220,3	226,1
M3 – F4/O	(4×)	231,6	231,5	230,2
M4 – F3/O	(4×)	229,1	232,7	222,2
M4 - F4/O	(4×)	233,6	238,4	224,6
M5 – F4/O	(2×)	223,3	231,5	232,5
M5 – S2	(2×)	282,5	281,2	277,7
M5 – S3	(2×)	282,9	282,0	278,4
M5 – S1	(1×)	286,5	284,7	288,7
M5 – F3/O	(2×)	289,3	295,9	283,7
M6 – F1/O	(2×)	228,4	227,0	275,0
M6 – S1	(2×)	282,4	281,1	277,7
M6 – S4	(2×)	282,8	281,5	277,9
M6 – S2	(1×)	285,9	284,6	288,5
M6 – F2/O	(2×)	255,0	273,8	253,3
M7 – S4	(2×)	281,6	281,2	277,8
M7 – S1	(2×)	281,9	281,7	278,1
M7 – S3	(1×)	282,4	283,8	287,5
M7 – F1/O	(2×)	262,3	245,6	264,7
M7 – F2/O	(2×)	274,5	298,2	224,1
M8 – F3	(2×)	234,6	223,2	283,5
M8 – S3	(2×)	281,9	281,7	277,7
M8 – S2	(2×)	282,1	281,7	277,6
M8 – S4	(1×)	283,4	285,4	287,1
M8 – F4/O	(2×)	297,0	288,9	239,6

Tab. 39:	Ausgewählte interatomare Abstände (d/pm) in den Oxidfluoridsulfiden
	$M_3OF_3S_2$ (M = Y, Ho, Tm) in der Raumgruppe P222

Abstände		M = Y d / pm	M = Ho d / pm	M = Tm d / pm
F1/O – M2	(1×)	225,9	219,2	220,0
F1/O – M1	(1×)	227,9	234,1	227,1
F1/O – M6	(1×)	255,0	245,6	253,3
F1/O - M7	(1×)	262,3	273,8	264,7
F2/O – M6	(1×)	228,4	227,0	222,4
F2/O – M1	(1×)	232,4	227,1	232,2
F2/O – M2	(1×)	238,1	233,4	238,4
F2/O – M7	(1×)	274,5	298,2	275,0
F3/O – M3	(1×)	228,1	223,2	224,6
F3/O – M4	$(1\times)$	229,3	231,5	230,2
F3/O – M8	(1×)	234,6	232,7	232,4
F3/O – M5	(1×)	289,3	295,9	283,5
F4/O – M2	(1×)	223,3	220,3	222,2
F4/O – M1	$(1\times)$	231,6	231,5	226,1
F4/O - M6	$(1\times)$	233,6	238,4	239,6
F4/O – M7	(1×)	297,0	288,9	283,7
S1 – M7	(2×)	281,9	281,1	277,7
S1 – M6	(2×)	282,4	281,7	278,1
S1 – M5	$(1\times)$	286,0	284,7	288,7
S2 – M7	(2×)	282,1	281,2	277,6
S2 – M6	(2×)	282,5	281,7	277,7
S2 - M5	(1×)	285,9	284,6	288,5
S3 – M8	(2×)	281,9	281,7	277,7
S3 – M7	(1×)	282,4	282,0	287,5
S3 – M5	(2×)	282,9	283,8	278,4
S4 – M7	(2×)	282,1	281,2	277,8
S4 – M6	(2×)	282,5	281,5	277,9
S4 – M8	(1×)	285,9	285,4	287,1

Tab. 39:(Fortsetzung)

Winkal		M = Y	M = Ho	M = Tm
winkei		∢/ grd	∢/ grd	∢/ grd
M1 - F1/O - M2	(1×)	115,7	118,5	116,5
M1 - F1/O - M6	(1×)	111,3	115,5	111,7
M2 - F1/O - M6	(1×)	112,1	112,7	114,3
M1 - F2/O - M2	(1×)	109,5	112,8	107,8
M1 - F2/O - M6	(1×)	120,0	123,6	121,9
M2 - F2/O - M6	(1×)	117,7	120,6	119,9
M3 – F3/O – M4	(1×)	114,3	111,4	113,4
M3 - F3/O - M8	(1×)	120,3	122,8	120,7
M4 - F3/O - M8	(1×)	119,7	122,1	118,2
M3 – F4/O – M4	(1×)	111,4	113,4	116,0
M3 - F4/O - M5	(1×)	122,0	124,2	117,6
M4 - F4/O - M5	(1×)	122,8	116,5	119,1
M5 – S1 – M6	(2×)	106,0	105,5	104,7
M5 - S1 - M7	(2×)	105,3	105,6	104,7
M6 - S1 - M6	(1×)	148,0	149,0	150,7
M6 - S1 - M7	(4×)	85,8	85,9	86,3
M7 - S1 - M7	(1×)	149,3	148,8	150,5
M5 - S2 - M5	(1×)	147,9	149,0	150,6
M5 - S2 - M6	(2×)	106,0	105,5	104,7
M5 - S2 - M8	(4×)	85,8	85,9	86,4
M6 - S2 - M8	(2×)	105,5	105,6	104,3
M8 - S2 - M8	(1×)	148,9	148,9	151,3
M5 - S3 - M5	(1×)	147,9	148,4	150,0
M5 - S3 - M7	(2×)	106,1	105,8	105,0
M5 - S3 - M8	(4×)	85,7	85,7	86,3
M7 - S3 - M8	(2×)	105,6	105,9	106,0
M8 - S3 - M8	(1×)	148,8	148,3	150,7
M6 - S4 - M6	(1×)	148,0	149,2	150,8
M6 - S4 - M7	(4×)	85,8	85,9	86,3
M6 - S4 - M8	(2×)	106,0	105,4	104,6
M7 - S4 - M7	(1×)	149,2	148,9	150,6
M7 - S4 - M8	(2×)	105,4	105,6	104,7

Tab. 40: Ausgewählte interatomare Winkel (</grd) in den Oxidfluoridsulfiden $M_3OF_3S_2$ (M = Y, Ho, Tm) in der Raumgruppe I4/mmm

	F1/O	F2/O	F3/O	F4/O	S 1	S2	S3	S4	CN
M1	4/1	4/1	0/0	0/0	0/0	0/0	0/0	0/0	8
M2	4/1	4/1	0/0	0/0	0/0	0/0	0/0	0/0	8
M3	0/0	0/0	4/1	4/1	0/0	0/0	0/0	0/0	8
M4	0/0	0/0	4/1	4/1	0/0	0/0	0/0	0/0	8
M5	0/0	0/0	2/1	0+2/0+1	1/1	2/2	2/2	0/0	7+2
M6	2/1	0+2/0+1	0/0	0/0	2/2	1/1	0/0	2/2	7+2
M7	0+2/0+1	2/1	0/0	0/0	2/2	0/0	1/1	2/2	7+2
M8	0/0	0/0	0+2/0+1	2/0	0/0	2/2	2/2	1/1	7+2
CN	3+1	3+1	3+1	3+1	5	5	5	5	

Tab. 41:Motive der gegenseitigen Zuordnung in der M3OF3S2-Struktur
(Raumgruppe: P222)

3.3 Oxidfluoride M₅O₄F₇ mit *Vernier*-Phasen-Struktur

3.3.1 Vorbemerkungen

In den Kristallstrukturen der Selten-Erd(III)-Oxidfluoridsulfide, welche in Kapitel 3.2 vorgestellt wurden, sind Strukturelemente vorhanden, die eine Gemischtbesetzung von Teilchenlagen durch Fluorid- und Oxid-Ionen aufweisen. Diese Gemischtbesetzung der leichtanionenhaltigen Strukturbereiche ermöglicht die Bildung von rein dreiwertigen Selten-Erd-Verbindungen. Neben diesen strukturbildenden Baueinheiten liegen schwefelhaltige Teilbereiche vor, welche die leichtanionenhaltigen Strukturabschnitte von einander abtrennen und so mögliche übergeordnete Ausordnungsmuster innerhalb der fluorid- und oxidhaltigen Strukturbereiche in einer Gesamtstruktur stören können. Genauer lassen sich diese Störungen oder Strukturausordnungsfreiräume durch die ungeordnete Verschiebung von gemischtbesetzten leichtanionenhaltigen Strukturbereichen verstehen, die durch schwefelhaltige Strukturbereiche voneinander getrennt vorliegen und so keinen unmittelbaren Einfluss auf die gesamte Kristallstruktur ausüben. Im Gegensatz hierzu stehen die schwefelfreien Selten-Erd(III)-Oxidfluoride [54] die bei der Untersuchung des Stoffsystems, Selten-Erd-Sesquioxid (M₂O₃) und Selten-Erd-Fluorid (MF₃) beobachtet werden, wobei der Übergang von den (sauerstoffhaltigen) Selten-Erd-Oxidfluoriden (MOF) zu den (sauerstofffreien) Selten-Erd-Trifluoriden MF₃ diskrete Zusammensetzungen aufweist, die offenbar eine gewisse Phasenbreite MO_{1-x}F_{1+2x} [55, 56] hinsichtlich des Sauerstoff-Fluor-Verhältnisses besitzen. Die in der Literatur zum Teil als feste Lösungen bezeichneten Verbindungen wurden zumeist mit der Hilfe von Röntgenbeugungsuntersuchungen anhand von Pulverproben untersucht und charakterisiert. Dabei zeigte sich, dass die erhaltenen Phasen nicht vollständig durch ein klassisches Strukturmodell, welches die topologischen Eigenschaften eindeutig festlegt, beschrieben werden können, sondern ebenfalls wie bei den Selten-Erd-Oxidfluoridsulfiden über Strukturbereiche verfügen, die einem klassischen Kristallstrukturmodell widersprechen, indem zum Einen gemischtbesetzte Teilchenpositionen auftreten. und Anderen teils zum inkommensurable Kristallstrukturen vorliegen, die sich nur über zusätzliche Strukturparameter beschreiben lassen. Bei den im Folgenden beschriebenen SeltenErd(III)-Oxidfluoriden der Zusammensetzung $M_5O_4F_7$ (M = Gd, Yb) handelt es sich um Verbindungen, deren Strukturbestimmungen aufgrund gesammelter Daten von entsprechenden Einkristallröntgenstrukturuntersuchungen erfolgte, wobei sich zeigt, dass ein übergeordnetes inkommensurables Verhalten der Strukturparameter nicht ausgeschlossen werden kann.

3.3.2 Synthese der Selten-Erd(III)-Oxidfluoride $M_5O_4F_7$ (M = Gd, Y, Yb)

Die Oxidfluoride mit der Zusammensetzung $M_5O_4F_7$ (M = Gd, Y, Yb) wurden bei der Umsetzung von Selten-Erd-Trifluorid (MF₃) mit dem entsprechenden Selten-Erd-Sesquioxid (M₂O₃) im molaren Verhältnis von 7 : 4 bei 850°C in mit Kieselglas ummantelten Tantalampullen innerhalb von sieben Tagen gemäß Gleichung (5) gezielt erhalten:

$$7 \text{ MF}_3 + 4 \text{ M}_2\text{O}_3 \longrightarrow 3 \text{ M}_5\text{O}_4\text{F}_7$$
 (5)

Diese Verbindungen fallen aber auch bei Versuchen zur Synthese schwefelärmerer Selten-Erd-Oxidfluoridsulfide als $M_6O_2F_8S_3$, M_3OF_5S oder $M_3OF_3S_2$ an, wenn Selten-Erd-Trifluorid (MF₃) mit dem entsprechenden Selten-Erd-Sesquioxid (M_2O_3) im großen Überschuss eingesetzt werden. Auch hier mobilisiert die Zugabe von Natriumchlorid als Flussmittel in äquimolaren Mengen die Edukte und sorgt für eine schnellere Umsetzung. Nach beendeter Reaktion lässt sich das Flussmittel durch Waschen mit Wasser leicht entfernen. Zurück bleibt ein rasenartig verfilztes Produkt, dessen einzelne, fast farblose, transparente Kristalle einen nadel- bis faserförmigen Habitus zeigen. Je ein Kristall wurde pro Verbindung $M_5O_4F_7$ (M = Gd, Yb) ausgewählt und auf dem IPDS-Diffraktometer vermessen. Die gesammelten Daten und die Ergebnisse der Strukturbestimmungen sind in dem Kapitel 3.3.3 angegeben.

3.3.3 Strukturbeschreibung der Oxidfluoride M₅O₄F₇ (M = Gd, Y, Yb)

Bisherige Untersuchungen an sogenannten Vernier-Phasen [57] (Vernier engl. f. Nonius) in den Systemen Selten-Erd-Element (M), Sauerstoff (O) und Fluor (F) ergaben Verbindungen mit folgenden eine ganze Reihe von unterschiedlichen Zusammensetzungen: $M_3O_2F_5$ (M = Lu [58]), $M_5O_4F_7$ (M = Y [59]), $M_6O_5F_8$ (M = Y [59]), $M_7O_6F_9$ (M = Y [59]) und $M_{17}O_{14}F_{23}$ (M = Y [59]). Diese Verbindungen erlauben die Beschreibung ihrer Kristallstrukturen (siehe Abb. 60) anhand klassischer Kristallstrukturmodelle, welche unter Anwendung konventioneller Kristallstrukturlösungsverfahren bestimmt wurden. Im Gegensatz hierzu stehen die Vernier-artigen Phasen (z B. $(YO_{1-\Delta}F_{\Delta})F_{1+\Delta}$); $\Delta = 0,174$ [60]), die sich nur über Modelle modulierter und inkommensurabler Kristallstrukturen erfassen lassen. Dabei handelt es sich bei Vernier-Phasen im Allgemeinen um eindimensionale Überstrukturen der CaF2-Typ-Subzelle, wobei die Selten-Erd(III)-Kationen (M³⁺) leicht von den idealen Lagen der CaF₂-Struktur wegverlagert sind. Die Verbindungen mit der Zusammensetzung M₅O₄F₇ (M = Gd, Yb) wurden über Einkristallröntgenstrukturuntersuchungen charakterisiert und die erhaltenen Daten in der orthorhombischen Raumgruppe Abm2 (Nr. 39) verfeinert. Die dabei erhaltenen Kristallstrukturmodelle zeigen sich isotyp zu dem der schon bekannten Yttrium-Verbindung Y₅O₄F₇ [59]. Die Kristallstruktur verfügt über drei Kationen-Lagen, die jeweils unterschiedlich koordiniert sind. M1 ist von acht Leichtanionen koordiniert. Diese sind in einem verzerrten quadratischen Prisma (CaF₂-Typ) angeordnet und bauen das Koordinationspolyeder mit Abständen vom Zentralteilchen von 228 pm bis 276 pm in der Gadolinium und mit 217 pm bis 287 pm in der Ytterbium-Verbindung auf (siehe Abb. 62). In der Umgebung von M2 befinden sich hingegen nur sieben Leichtanionen mit Abständen zwischen 222 pm und 238 pm (in Gd₅O₄F₇) bzw. 220 pm bis 229 pm (in Yb₅O₄F₇) vom Zentralteilchen (M2)³⁺. M3 ist wie M1 achtfach von Leichtanionen koordiniert, und zwar mit Abständen zwischen 227 und 252 pm (in Gd₅O₄F₇) bzw. 220 pm und 249 pm (in Yb₅O₄F₇). Es wird deutlich, dass wie bei den Selten-Erd-Oxidfluoridsulfiden eine "koordinative Freiheit" in Bezug auf die Anordnung von Liganden besteht, die es der realen Kristallstruktur ermöglicht, eine möglichst günstige Teilchenanordnung zu erlangen. Beim Blick auf die Abbildung 61 fällt die wellenförmige Anordnung der Leichtanionen auf, deren Periode sich über eine

Elementarzellen-Länge erstreckt. Den in der Struktur vorliegenden Anionen stehen sieben Teilchenlagen zur Verfügung, wobei in beiden Verbindungen $M_5O_4F_7$ (M = Gd, Yb) für drei Teilchenlagen die "effektive" Koordinationszahl (nach *Hoppe*: ECoN [27, 28]) nahe bei vier liegt (O1 – O3/F1) und vier weitere Teilchenlagen (F2 – F5) Werte aufweisen, die bei drei und sogar darunter rangieren.



Abb. 60: Y₅O₄F₇, Y₆O₅F₈ und Y₇O₆F₉: Projektionen von jeweils zwei Elementarzellen auf (001); die kleinen schwarzen Kugeln sind mit Yttrium besetzt, die dunkelgrauen Kugeln gemischt mit Sauerstoff und/oder mit Fluor, die hellgrauen sind nur mit Fluorid besetzt

Die Entscheidung für die Besetzung dieser Positionen mit Oxid-Anionen fällt deshalb nach allen Erkenntnissen der Strukturchemie von Selten-Erd(III)-Oxidfluoriden auf die vierfach koordinierten Teilchenpositionen, wobei aus Gründen der Ladungsneutralität die mit O3/F1 bezeichnete Teilchenlage nicht vollständig mit Sauerstoff besetzt, sondern unter Teilsubstitution auch mit Fluorid-Anionen belegt ist. Die Lagen F2 – F5 а С **M1** b b **M2 M3** M2 M1**M1 M2** M3 M2 Μ **M1** Ο

eignen sich aufgrund einer realisierbaren trigonalen Koordination für die Besetzung mit Fluorid-Anionen.

Abb. 61: M₅O₄F₇: Projektionen einer Elementarzelle auf (001) (*links*) und (100) (*rechts*)



Abb. 62: $M_5O_4F_7$: Kationenkoordinationspolyeder [(M1)O_4F_4], [(M2)O_4F_3] und [(M3)O_4F_4] (v. l. o. n. r. u.)



Abb. 63: $M_5O_4F_7$: Anionenkoordinationspolyeder [(O1)M₄], [(O2)M₄] und [(O3/F1)M₄] (v. l. o. n. r. u.)



Abb. 64: $M_5O_4F_7$: Anionenkoordinationspolyeder [(F2)M₄], [(F3)M₃], [(F4)M₃,] und [(F5)M₄] (v. l. o. n. r. u.)

3.3.4 Strukturdaten für die Oxidfluoride $M_5O_4F_7$ (M = Gd, Y, Yb)

Kristallographische Daten für die Oxidfluoride $M_5O_4F_7$ (M = Gd, Y, Yb) Tab. 42: und deren Bestimmung

Kristallographische Daten	Gd ₅ O ₄ F ₇	$Y_5O_4F_7^{a)}$	Yb ₅ O ₄ F ₇		
Kristallsystem:		orthorhombisch	1		
Raumgruppe:		Abm2 (Nr. 39)			
Gitterkonstanten (a / pm): (b / pm): (c / pm):	554,16(5) 2815,7(3) 563,24(5)	540,3(1) 2769,8(8) 554,0(1)	532,63(5) 2736,9(3) 546,58(5)		
Zahl der Formeleinheiten (Z):		4			
berechnete Dichte $(D_x / g cm^{-3})$:	7,431	5,14	8,855		
molares Volumen $(V_m / cm^3 mol^{-1})$:	132,312	124,838	119,956		
Messparameter	(nur	für Gd ₅ O ₄ F ₇ un	$d Yb_5O_4F_7$)		
Messgerät:	Eink	cristalldiffraktor	neter IPDS		
verwendete Strahlung:	Mo-Ka (Gra	phitmonochrom	ator; $\lambda = 71,07 \text{ pm}$)		
F(000):	1660		1780		
Messbereich:	$-8 \le h \le 8$		$-7 \le h \le 7$		
	$-42 \le k \le 42$		$-36 \le k \le 36$		
	$-8 \le 1 \le 8$		$-7 \le 1 \le 7$		
Messgrenze ($2\Theta_{max} / \text{grd}$):	65,57	65,57			
Absorptionskoeffizient (μ / mm^{-1}):	37,32		58,23		
Datenreduktion					
gemessene Reflexe:	6089		3672		
davon symmetrieunabhängig:	1651		969		
Absorptionskorrektur:	Pro	Programm X-SHAPE [11]			
R_{int} ; R_{σ} :	0,087; 0,075		0,029; 0,017		
Zahl der Reflexe mit $ F_o \ge 4\sigma(F_o)$:	872		837		
Strukturverfeinerung					
Strukturlösung und -verfeinerung:	Program	mmpaket SH	ELX-97 [13]		
R_1 (mit 4 σ -Schranke):	0,079 (0,038))	0,035 (0,031)		
wR_2 :	0,090		1,034		
GooF:	0,803		0,094		
Flack-x-Parameter:	$0,54(13)^{b)}$		$0,48(6)^{b)}$		
Extinktion (g / 10^{-5}):	38(4)		679(33)		
Elektronendichten: max.:	2,76		2,48		
$(\rho(e^{-}) \text{ in } 10^{-6} \text{ pm}^{-3}) \text{ min.:}$	-3,27		-2,52		

^{a)} *D. J. M. Bevan* et al. [59]; ^{b)} daher als Inversionszwilling verfeinert.

Atom	Lage	x / a	v / b	z / c
Gd ₅ O ₄ F ₇	0		<u> </u>	
Gd1	(8d)	0,7163(2)	0,05030(8)	$^{1}/_{4}$
Gd2	(8d)	0,2879(3)	0,15147(5)	0,2895(3)
Gd3	(4 <i>c</i>)	0,7158(4)	1/4	0,2360(5)
01	(<i>4b</i>)	1/2	0	0,986(5)
O2	(8d)	0,465(3)	0,1023(7)	0,018(4)
$O3/F1^{a)}$	(8d)	0,464(3)	0,1974(7)	0,000(4)
F2	<i>(4a)</i>	0	0	0,065(4)
F3	(8d)	0,049(3)	0,08663(6)	0,415(3)
F4	(8 <i>d</i>)	0,911(3)	0,1711(6)	0,152(3)
F5	(4c)	0,109(4)	$^{1}/_{4}$	0,350(4)
$Y_5O_4F_7^{b)}$				
Y1	(8 <i>d</i>)	0,7154(7)	0,0509(2)	¹ / ₄
Y2	(8 <i>d</i>)	0,289(1)	0,1516(2)	0,2964(8)
Y3	<i>(4c)</i>	0,714(2)	$^{1}/_{4}$	0,239(2)
01	<i>(4b)</i>	$^{1}/_{2}$	0	0,981(6)
O2	(8 <i>d</i>)	0,452(5)	0,1011(7)	0,023(3)
O3/F1 ^{a)}	(8 <i>d</i>)	0,460(5)	0,2006(9)	0,002(5)
F2	<i>(4a)</i>	0	0	0,090(5)
F3	(8d)	0,055(4)	0,0857(6)	0,424(3)
F4	(8 <i>d</i>)	0,912(4)	0,1718(6)	0,160(3)
F5	(<i>4c</i>)	0,111(5)	¹ / ₄	0,369(4)
Yb ₅ O ₄ F ₇				
Yb1	(8 <i>d</i>)	0,7124(1)	0,05082(3)	$^{1}/_{4}$
Yb2	(8 <i>d</i>)	0,2912(1)	0,15128(2)	0,2955(2)
Yb3	(4 <i>c</i>)	0,7119(2)	$^{1}/_{4}$	0,2391(2)
01	<i>(4b)</i>	$^{1}/_{2}$	0	0,975(3)
02	(8d)	0,467(2)	0,1004(3)	0,018(3)
O3/F1 ^{a)}	(8 <i>d</i>)	0,459(2)	0,2008(3)	0,002(3)
F2	<i>(4a)</i>	0	0	0,113(3)
F3	(8 <i>d</i>)	0,054(2)	0,0851(3)	0,404(3)
F4	(8 <i>d</i>)	0,913(2)	0,1701(3)	0,148(3)
F5	(4c)	0,103(2)	1/4	0,369(3)

Lageparameter für die Oxidfluoride $M_5O_4F_7$ (M = Gd, Y, Yb) Tab. 43:

^{a)} fixiertes Besetzungsverhältnis: O : F = 1 : 1;
^{b)} D. J. M. Bevan et al. [59].

Atom	U ₁₁	U ₂₂	U ₃₃	U ₂₃	U ₁₃	U ₁₂
Gd ₅ O ₄ F ₇						
Gd1	43(5)	111(4)	124(7)	-15(3)	22(8)	-2(5)
Gd2	84(7)	146(9)	55(9)	8(4)	5(7)	-4(5)
Gd3	46(8)	97(10)	130(12)	0	3(10)	0
01	172(92)	59(83)	50(62)	0	0	85(81)
O2	50(89)	97(79)	102(93)	43(53)	63(50)	-56(68)
O3/F1 ^{a)}	142(78)	56(63)	50(47)	-91(42)	48(62)	51(65)
F2	294(99)	169(91)	217(79)	0	0	140(92)
F3	344(93)	197(64)	205(59)	103(53)	-142(58)	-135(62)
F4	226(77)	417(85)	262(62)	-71(60)	-101(51)	119(73)
F5	200(81)	640(137)	292(79)	0	20(63)	0
Yb ₅ O ₄ F ₇						
Yb1	179(5)	146(4)	296(16)	-28(3)	12(8)	-6(25)
Yb2	174(5)	141(4)	145(12)	11(3)	10(7)	-6(2)
Yb3	159(7)	138(5)	275(18)	0	-5(9)	0
01	160(63)	135(57)	90(60)	0	0	109(63)
O2	98(39)	115(45)	116(61)	15(25)	-13(50)	-89(43)
O3/F1 ^{a)}	177(34)	224(37)	89(44)	6(23)	58(55)	103(48)
F2	427(67)	297(53)	257(67)	0	0	203(54)
F3	301(45)	216(33)	320(42)	-17(34)	-2(34)	5(31)
F4	249(40)	177(31)	200(36)	41(29)	5(31)	5(29)
F5	198(53)	235(51)	424(75)	0	12(52)	0

Tab. 44: Koeffizienten der anisotropen Temperaturfaktoren (U_{ij}/pm^2) für die
Oxidfluoride M5O4F7 (M = Gd, Y, Yb)

^{a)} fixiertes Besetzungsverhältnis: O: F = 1: 1.

Abstände		Gd ₅ O ₄ F ₇	$Y_5O_4F_7^{a)}$	Yb ₅ O ₄ F ₇
Austande		d / pm	d / pm	d / pm
M1 – O1	(1×)	228,2	223,2	217,4
M1-O1'	(1×)	237,8	235,9	234,0
M1 – O2	(1×)	233,1	224,5	221,4
M1 – O2'	(1×)	240,6	225,4	227,1
M1 – F2	(1×)	235,9	226,7	220,0
M1 – F2'	(1×)	276,1	281,1	286,7
M1 – F3	(1×)	230,4	228,6	221,3
M1 – F3'	(1×)	250,9	239,4	245,0
M2 – O2	(1×)	228,4	224,2	225,3
M2 – O2'	(1×)	233,4	231,4	226,2
M2 - O3/F1	(1×)	222,9	223,1	220,9
M2 - O3/F1'	(1×)	229,9	231,4	228,2
M2 - F3	(1×)	236,4	234,3	228,7
M2 - F4	(1×)	229,5	224,3	223,0
M2 – F4'	(1×)	238,5	235,6	227,2
M2 – F5	(1×)	296,6	291,8	291,0
M3 - O3/F1	(2×)	232,3	220,9	216,9
M3 - O3/F1'	(2×)	243,1	234,1	230,4
M3 - F4	(2×)	251,6	245,5	248,5
M3 – F5	(1×)	227,2	225,7	220,1
M3 – F5'	(1×)	238,1	226,3	225,0
M1 – M1	(2×)	369,8	361,8	354,8
M1 – M2	(1×)	371,5	362,7	355,7
M2 - M2	(2×)	366,8	3,57,8	352,4
M2 – M3	(1×)	366,2	357,8	352,4
M3 – M3	(2×)	369,5	358,8	354,5

Tab. 45:Ausgewählte interatomare Abstände (d/pm) und Winkel (\checkmark /grd) in den
Oxidfluoriden M₅O₄F₇ (M = Gd, Y^{a)}, Yb)

^{*)} D. J. M. Bevan et al. [59].
Tab. 45: (1	Fortsetzung)
--------------------	--------------

Abstände		$Gd_5O_4F_7$	$Y_{5}O_{4}F_{7}^{a)}$	Yb ₅ O ₄ F ₇
Austaliue		d / pm	d / pm	d / pm
O1 – M1	(2×)	228,2	223,2	217,4
O1 – M1'	(2×)	237,8	235,9	234,0
O2 – M1	(1×)	233,1	224,5	221,4
O2 – M1'	(1×)	240,6	225,4	227,1
O2 – M2	(1×)	228,4	224,2	225,3
O2 – M2'	(1×)	233,4	231,4	226,2
O3/F1 – M2	(1×)	222,9	223,1	220,9
O3/F1 – M2'	(1×)	229,9	231,4	228,2
O3/F1 – M3	(1×)	232,3	220,9	216,9
O3/F1 – M3'	(1×)	243,1	234,1	230,4
F2 – M1	(2×)	235,9	226,7	220,0
F2 - M1'	(2×)	276,1	281,1	286,7
F3 – M1	(1×)	230,4	228,6	221,3
F3 – M1'	(1×)	250,9	239,4	245,0
F3 – M2	(1×)	236,4	234,3	228,7
F4 – M2	(1×)	229,5	224,3	223,0
F4 – M2'	(1×)	238,5	235,6	227,2
F4 – M3	(1×)	251,6	245,5	248,5
F5 – M3	(1×)	227,2	225,7	220,1
F5 – M3'	(1×)	238,1	226,3	225,0
F5 – M2	(2×)	296,6	291,8	291,0
Winkel		∢/ grd	∢/ grd	∢/ grd
M1 – O1 – M1	(1×)	108,8	110,0	111,1
M1 – O1 – M1'	(2×)	105,0	104,0	103,6
M1 – O1 – M1"	(2×)	118,0	118,9	119,5
M1 – O1 – M1'''	(1×)	102,6	101,6	100,1
M1 – O2 – M1	(1×)	102,7	103,0	102,6
M1 – O2 – M2	(1×)	129,0	133,1	130,0
M1 – O2 – M2'	(1×)	104,7	103,0	103,4
M1 – O2 – M2"	(1×)	108,7	106,1	110,0
M1 – O2 – M2'''	(1×)	105,6	104,4	105,6
M2 - O2 - M2	(1×)	105,2	104,2	104,6

^{a)} D. J. M. Bevan et al. [59].

Winkel		$Gd_5O_4F_7$	$Y_5O_4F_7^{a)}$	Yb ₅ O ₄ F ₇
		∢/ grd	∢/ grd	∢/ grd
M2 - O3/F1 - M2'	(1×)	108,3	107,4	107,2
M2 - O3/F1 - M3	(1×)	107,1	106,6	107,1
M2 - O3/F1 - M3'	(1×)	106,9	104,9	104,8
M2' - O3/F1 - M3	(1×)	129,1	131,2	132,3
M2' - O3/F1 - M3'	(1×)	101,5	100,5	100,4
M3 - O3/F1 - M3	(1×)	102,0	104,2	103,3
M1 – F2 – M1	(1×)	127,6	134,0	140,3
M1 - F2 - M1'	(2×)	110,8	108,7	107,5
M1 - F2 - M1''	(2×)	102,3	101,7	99,8
M1 - F2 - M1'''	(1×)	100,0	95,8	92,4
M1 – F3 – M1	(1×)	102,7	103,0	102,6
M1 - F3 - M2	(1×)	129,0	133,1	130,0
M1 – F3 – M2'	(1×)	104,7	103,0	103,4
M2 - F4 - M3	(1×)	122,7	123,8	121,3
M2 - F4 - M2	(1×)	130,8	130,3	133,4
M2 - F4 - M3	(1×)	99,6	99,3	99,4
M2 – F5 – M2	(1×)	138,6	138,1	136,4
M2 - F5 - M3	(2×)	88,1	89,3	88,6
M2 - F5 - M3'	(2×)	106,8	105,6	106,3
M2 - F5 - M2	(1×)	130,4	133,3	134,9

Tab. 45:(Fortsetzung)

^{*)} *D.J.M. Bevan* et al. [59].

Tab. 46:Motive der gegenseitigen Zuordnung in der M5O4F7-Struktur

	01	02	O3 / F1	F2	F3	F4	F5	CN
M1	2 / 4	1+1/1+1	0 / 0	2 / 4	2 / 2	0 / 0	0 / 0	7 + 1
M2	0 / 0	2 / 2	2 / 2	0 / 0	1 / 1	2 / 2	0+1/0+1	7 + 1
M3	0 / 0	0 / 0	4 / 2	0 / 0	0 / 0	2 / 1	2 / 2	8
CN	4	3 + 1	4	4	3	3	2 + 1	

3.4 Ein Caesium-Scandium(III)-Oxidfluorid: CsSc₆OF₁₇

3.4.1 Vorbemerkungen und Synthese von CsSc₆OF₁₇

Bei Versuchen, ScFS darzustellen, die bisher stets zu keinem befriedigenden Ergebnis geführt haben, wurde in Gegenwart von CsCl als identifizierbare Nebenphase gelegentlich ein Caesium-Scandium(III)-Oxidfluorid mit der Zusammensetzung CsSc₆OF₁₇ erhalten. Die farblosen, luft- und feuchtigkeitsstabilen Kristalle eigneten sich gut für eine Einkristallröntgenstrukturuntersuchung. Der Eintrag von Sauerstoff für den notwendigen Ladungsausgleich lässt sich einerseits über die Verwendung von mit ScOF verunreinigtem ScF₃ erklären oder durch eine an der Scandiummetall-Oberfläche haftende Oxidhaut. Nach mehrfacher Variation des stets Caesium-haltigen Flussmittels wurden Einkristalle von CsSc₆OF₁₇ durch Auswaschen einer erstarrten CsF-Schmelze isoliert.

3.4.2 Strukturbeschreibung von CsSc₆OF₁₇

Die Beschreibung von CsSc₆OF₁₇ in der hexagonalen Raumgruppe P6/mmm ergibt zwanglos eine planare *cis*-Eckenverknüpfung von sechs [ScF₆]-Oktaedern in der (ab)-Ebene. Die Stapelung der resultierenden [Sc₆F₃₀]-Baueinheiten über ihre nicht in der Verknüpfungsebene liegenden Fluoratome über gemeinsame *trans*-ständige Ecken führt zur Ausbildung von hexagonalen Kanälen in [001]-Richtung. Dieses Strukturmotiv findet sich auch bei den hexagonalen Wolfram-Bronzen [61] wieder, in denen in analoger Form wolframzentrierte Sauerstoffoktaeder vorliegen, die ebenfalls hexagonale, eindimensionale Kanäle in [001]-Richtung ausbilden, welche teilweise mit niedriggeladenen Kationen besetzt sind. Im Gegensatz zu den leeren, eindimensionalen Struktureinheiten bei den hexagonalen Selten-Erd-Oxidfluoridsulfiden und -seleniden befinden sich in der hier vorgestellten Kanalstruktur Caesium-Kationen, die unter Verdopplung der Gitterkonstante in c-Richtung auf zwei kristallographisch unterschiedlichen Positionen mit einer Teilbesetzung vorliegen. Auf beiden Positionen werden die Caesium-Kationen jeweils durch Fluor (bzw. Sauerstoff) achtzehnfach koordiniert, wobei stets zwölf Leichtanionen ein hexagonales Prisma bilden, welches von sechs weiteren Anionen in einem größeren Abstand vom zentralen Cs⁺-Kation koordiniert wird. Im Vergleich mit CsF [62] (d(Cs-F) = 302 pm, CN = 8) liegen in CsSc₆OF₁₇ mit 343 pm deutlich längere Cs-F-Abstände vor, was sich auf die höhere Koordinationszahl der Caesium-Kationen (CN = 12 + 6) zurückführen lässt. Eine Strukturlösung und -verfeinerung mit halber c-Achsenlänge lässt sich ebenfalls durchführen, führt jedoch zu einer deutlichen Verschlechterung der Strukturparameter. Ein Grund für die beobachtete Verdopplung der c-Achse, wobei sich die Teilzellen nur in sehr geringer Weise von einander unterscheiden, kann wohl mit der statistischen Einlagerung von O²⁻-Anionen in die Struktur erklärt werden. Es sind wohl gerade die F^{-} -Anionen der Sorte 2, jene also, die die Eckenverknüpfung der [ScF₆]-Oktaeder in [001]-Richtung realisieren, die aufgrund der kürzeren $Sc^{3+}-(F^-/O^{2-})$ -Abstände (200 pm gegenüber 201 pm für die fünf übrigen) zu einem Drittel durch O²⁻ ersetzt werden. Die Sc³⁺-(F⁻/O²⁻)-Abstände liegen dabei im Bereich, welcher in der kubischen Form von ScF₃ [63] (d(Sc–F) = 201 pm, CN = 6; ReO₃-Typ: Pm $\overline{3}$ m, a = 401,1 pm) beobachtet wird, in der Scandium ebenfalls oktaedrisch koordiniert ist.



Abb. 65 Kationenkoordinationspolyeder in $CsSc_6OF_{17}$: Sc^{3+} ist oktaedrisch von F^-/O^{2-} umgeben



Abb. 66 CsSc₆OF₁₇: Blick auf eine Elementarzelle der Kristallstruktur. Das Grundgerüst wird aus eckenverknüpften, Sc³⁺-zentrierten Leichtanionen-Oktaedern gebildet. Die auf der c-Achse liegenden Kugeln sind statistisch mit Cs⁺-Kationen teilbesetzt

Neben diesen Beobachtungen soll noch darauf hingewiesen werden, dass die Summe der Besetzungsfaktoren der Positionen Cs1 und Cs2 nahezu bei eins liegt ($\Sigma = \text{sof}(\text{Cs1})$ + sof(Cs2) = 0,681 + 0,341 = 1,032). Gleichzeitig liegt das Verhältnis sof(Cs1) : sof(Cs2) nahe bei 2, so dass mit einer 2/3 : 1/3-Besetzung (ebenso wie jene für die F2-Position: F : O = 2 : 1) auch eine geordnete trigonal R-zentrierte Elementarzelle, die um einen Faktor 3 größer ausfallen sollte, in den Bereich des Möglichen rückt. Ein weiteres Strukturmerkmal sind die dreieckigen Kanäle, die ebenfalls durch die eckenverknüpften [ScF₆]-Oktaeder aufgebaut werden, jedoch für eine Einlagerung von kationischen Teilchen in die Kristallstruktur zu wenig Raum bieten. Auch dieses Strukturmotiv findet sich in analoger Form bei den hexagonalen Wolfram-Bronzen wieder.



Abb. 67 CsSc₆OF₁₇: Projektion von neun Elementarzellen auf die (001)-Ebene. Das Grundgerüst wird aus eckenverknüpften, Sc³⁺-zentrierten Leichtanionen-Oktaedern gebildet. Die im Ursprung liegenden Kugeln sind statistisch mit Cs⁺-Kationen teilbesetzt



Abb. 68 Kationenkoordinationspolyeder in $CsSc_6OF_{17}$: Die beiden Positionen für $(Cs1)^+$ und $(Cs2)^+$ weisen jeweils eine 18-fache Koordination (sechsfach überkappte hexagonale Prismen) auf



Abb. 69 Anionenkoordinationspolyeder in CsSc₆OF₁₇: (F1)⁻ und (F2)⁻ verfügen über nahezu gleichwertige planare Koordinationssphären, (F3)⁻ liegt hingegen stärker tetraedrisch abgewinkelt vor. Zu beachten ist, dass die mit Cs gekennzeichneten Kugeln jedoch nur teilbesetzt mit Cs⁺-Kationen vorliegen und die gezeigten Koordinationspolyeder nur eine Mittelung über die gesamte Struktur zeigen

3.4.3 Strukturdaten für CsSc₆OF₁₇

Tab. 47:Kristallographische Daten für CsSc₆OF₁₇ und deren Bestimmung

Kristallographische Daten			
Kristallsystem:	hexagonal		
Raumgruppe:	P6/mmm (Nr. 191)		
Gitterkonstanten (pm):	a = 773,64(5) c = 802,38(5)		
	c = 802,38(3)		
Zahl der Formeleinheiten (Z):	1		
berechnete Dichte $(D_x / g \text{ cm}^{-3})$:	2,961		
molares Volumen ($V_m / cm^3 mol^{-1}$):	250,457		
Messparameter			
Messgerät:	Einkristalldiffraktometer IPDS		
verwendete Strahlung:	Mo-K α (Graphitmonochromator; $\lambda = 71,07 \text{ pm}$)		
F(000):	342		
Messbereich:	$-10 \le h \le 10$		
	$-10 \le k \le 10$ $-10 \le l \le 10$		
Messgrenze ($2\Theta_{max}$ / grd):	60,58		
Absorptionskoeffizient (μ / mm^{-1}):	4,63		
Datenreduktion			
gemessene Reflexe:	4887		
davon symmetrieunabhängig:	262		
Absorptionskorrektur:	Programm X-SHAPE [11]		
R_{int} ; R_{σ} :	0,035; 0,011		
Zahl der Reflexe mit $ F_o \ge 4\sigma(F_o)$:	228		
Strukturverfeinerung			
Strukturlösung und -verfeinerung:	Programmpaket SHELX-97 [13]		
R ₁ (mit 4σ-Schranke); wR ₂ :	0,036 (0,031); 0,080		
GooF:	1,084		
Elektronendichten: max.:	0,68		
$(\rho(e) \ln 10^{\circ} \text{ pm}^{\circ}) \text{ min.:}$	-0,59		

Atom	Lage	Besetzungs- faktor	x / a	y / b	z / c
Cs1	<i>(1a)</i>	0,691(4)	0	0	0
Cs2	(<i>1b</i>)	0,341(4)	0	0	¹ / ₂
Sc	(<i>6i</i>)	1	¹ / ₂	0	0,25056(8)
F1	(<i>3f</i>)	1	¹ / ₂	0	0
F2/O ^{a)}	(<i>3g</i>)	1	¹ / ₂	0	¹ / ₂
F3	(120)	1	0,2095(2)	-x / a	0,2466(3)

Tab. 48: Lageparameter und Besetzungsfaktoren für CsSc₆OF₁₇

^{a)} Besetzungsverhältnis: F : O = 2 : 1.

Tab. 49:Koeffizienten der anisotropen thermischen Auslenkungsparameter
 (U_{ij}/pm^2) für $CsSc_6OF_{17}$

Atom	U ₁₁	U ₂₂	U ₃₃	U ₁₃	U ₂₃	U ₁₂
Cs1	304(5)	U ₁₁	503(9)	0	0	$^{1}\!/_{2} U_{11}$
Cs2	388(9)	U ₁₁	466(17)	0	0	$^{1}\!\!\!/_{2} U_{11}$
Sc	144(3)	215(4)	86(5)	0	0	$^{1}\!\!\!/_{2} U_{22}$
F1	427(17)	411(21)	86(22)	0	0	$^{1}\!\!/_{2} U_{22}$
F2/O ^{a)}	396(17)	374(21)	51(22)	0	0	$^{1}\!\!/_{2} U_{22}$
F3	187(7)	U ₁₁	482(16)	-U ₂₃	32(4)	-7(7)

^{a)} Besetzungsverhältnis: F : O = 2 : 1.

Abstände		d / pm	Winkel		∢/ grd
Sc – F1	(1×)	201,0	F1 – Sc – F3	(4×)	89,1
Sc-F2/O	(1×)	200,1	F1 – Sc – F2/O	(1×)	180,0
Sc - F3	(4×)	200,9	F2/O – Sc – F3	(4×)	90,9
Cs1 – F3	(12×)	343,5	F3 – Sc – F3	(2×)	88,6
Cs1 – F1	(6×)	386,8	F3 – Sc – F3	(2×)	91,3
Cs2 – F2/O	(6×)	386,8	F3 – Sc – F3	(2×)	178,2
Cs2 - F3	(12×)	346,6	Sc - F1 - Sc	(1×)	180,0
Cs1 – Cs2	(2×)	401,2	Cs1 - F1 - Cs1	(1×)	180,0
Sc – Sc	(4×)	386,8	Sc - F2/O - Sc	(1×)	180,0
Sc - Sc'	(1×)	400,3	Cs2 - F2/O - Cs2	(1×)	180,0
Sc – Sc"	(1×)	402,1	Sc - F3 - Sc	(1×)	148,6
			Cs1 - F3 - Cs2	(1×)	71,1
			Cs1 – F3 – Sc	(2×)	103,3
			Cs2 - F3 - Sc	(2×)	102,1

	Tab. 51:	Motive der	gegenseitigen	Zuordnung in	CsSc ₆ OF ₁₇
--	----------	------------	---------------	--------------	------------------------------------

	F1	F2/O	F3	CN
Cs1	(0+6)/(0+2)	0 / 0	12 / 1	12 + 6
Cs2	0 / 0	(0+6)/(0+2)	12 / 1	12 + 6
Sc	1 / 2	1 / 2	4 / 2	6
CN	2+2	2+2	4	