## Zur Kristallstruktur der Thiocuprate K<sub>3</sub>Cu<sub>8</sub>S<sub>6</sub> und Rb<sub>3</sub>Cu<sub>8</sub>S<sub>6</sub>

On the Crystal Structure of the Thiocuprates  $K_3Cu_8S_6$  and  $Rb_3Cu_8S_6$ 

Christian Burschka\*

Institut für Anorganische Chemie der Universität Würzburg, Am Hubland, D-8700 Würzburg

Z. Naturforsch. 34b, 675-677 (1979); eingegangen am 15. Januar 1979

Crystal Structure, Ternary Sulfides

The title compounds can be synthesized by fusion reaction of the alkali carbonates with copper and sulfur at 790 °C. The structure was solved from X-ray diffractometer data of single crystals and refined to an *R*-value of 0.06. The compounds crystallize with the same layer-type structure which is closely related to that of KCu<sub>3</sub>S<sub>2</sub>. Crystal data for K<sub>3</sub>Cu<sub>8</sub>S<sub>6</sub> (Rb<sub>3</sub>Cu<sub>8</sub>S<sub>6</sub>): space group C2/m, z = 2,  $\rho_{calc} = 4.27(4.76)$  g/cm<sup>3</sup>, a = 17.332(4) (17.840(6)) Å, b = 3.830(2) (3.865(1)) Å, c = 9.889(4) (10.011(3)) Å,  $\beta = 104.12(2)^{\circ}$  (104.91(2)°).

## 1. Einleitung und Darstellung

Über die Synthese der Verbindung K<sub>3</sub>Cu<sub>8</sub>S<sub>6</sub> berichteten W. Rüdorff et al. [1] schon 1952. Einkristalle dieser Phase wurden röntgenographisch untersucht [1, 2], trotzdem blieb die Kristallstruktur unbekannt, obwohl die Möglichkeit zum Vergleich mit der Struktur des gemischtvalenten KCu<sub>4</sub>S<sub>3</sub> [1] einen besonderen Anreiz für ihre Aufklärung bot. Erste eigene Syntheseversuche unter Anlehnung an die genannten älteren Angaben führten zunächst nicht zum Erfolg, sondern zur Entdeckung des bis dahin unbekannten KCu<sub>3</sub>S<sub>2</sub> [3]. Die gewünschte Verbindung K<sub>3</sub>Cu<sub>8</sub>S<sub>6</sub> konnte jedoch ausgehend von einem Gemenge aus K<sub>2</sub>CO<sub>3</sub>, Kupfer und Schwefel in dem angegebenen Verhältnis in einem schmalen, etwas niedrigeren Temperaturbereich erhalten werden. Bei 790 °C ließ sich die Bildung von KCu<sub>4</sub>S<sub>3</sub> und/oder K<sub>3</sub>Cu<sub>8</sub>S<sub>6</sub> durch die Wahl der Heizdauer steuern. Nach einer Verweilzeit von 2 h konnte nach Auslaugen des erkalteten Schmelzkuchens mit Wasser und Waschen mit Alkohol röntgenographisch reines K<sub>3</sub>Cu<sub>8</sub>S<sub>6</sub> isoliert werden. Bei Einsatz von Rb<sub>2</sub>CO<sub>3</sub> entstand unter sonst gleichen Bedingungen das schon auf anderem Wege [1] erhaltene  $RbCu_4S_3$  und das bisher nicht dargestellte Rb<sub>3</sub>Cu<sub>8</sub>S<sub>6</sub>. Die Reaktionen wurden in Korundtiegeln unter Argon als Schutzgas durchgeführt. Die Messung der Temperatur erfolgte mit Hilfe eines NiCr/Ni-Thermoelementes im Innern des Reaktionsrohres.

## 2. Röntgenographische Untersuchungen und Strukturaufklärung

Eine Identifizierung der erhaltenen Produkte war an Hand ihrer Pulverdiagramme möglich (Guinier-Simon-Verfahren, Cu-Ka<sub>1</sub>-Strahlung), die ausgehend von den angegebenen [1, 2] Gitterkonstanten störungsfrei indiziert werden konnten. Weissenbergund Präzessionsaufnahmen nadelförmiger Einkristalle (Nadelachse [010]) ergaben in Bestätigung älterer Untersuchungen [2] die regelmäßige Auslöschung von Reflexen hkl mit h+k=2n+1. Je ein Einkristall der beiden Verbindungen K<sub>3</sub>Cu<sub>8</sub>S<sub>6</sub> und Rb<sub>3</sub>Cu<sub>8</sub>S<sub>6</sub> mit Abmessungen von ca. 0,03  $\times$ 0.05 imes 0.4 mm wurde am Diffraktometer vermessen (Syntex-P21, Mo-Ka-Strahlung, Graphit-Monochromator,  $\lambda = 0.71069$  Å,  $\omega$ -scan). Die eingangs angegebenen Gitterkonstanten sind das Ergebnis einer least-squares-Rechnung mit 19 (12) zentrierten Reflexen im Bereich  $2\theta = 23-26^{\circ}$ . Der für die Strukturaufklärung verwendete Datensatz umfaßte 1051(1111) symmetrieunabhängige Reflexe im Bereich bis 2  $\theta \leq 60^{\circ}$ , von denen 947(991) als beobachtet klassifiziert waren ( $I_0 \ge 3\sigma_{Io}$ ). Sie wurden mit Hilfe eines von 8 (11) Reflexen aufgenommenen  $\psi$ -scans bezüglich Absorption korrigiert ( $\mu_{M0} =$  $154 \text{ cm}^{-1}$  ( $\mu_{Mo} = 253 \text{ cm}^{-1}$ )). Unter der Annahme, daß die höchstsymmetrische Raumgruppe C2/m vorliegt, führten Versuche zur Bestimmung der Vorzeichen von 124 Strukturfaktoren auf direktem Wege (Multan) im Falle des K<sub>3</sub>Cu<sub>8</sub>S<sub>6</sub> nach Vergleich mehrerer E-maps mit einer Pattersonsynthese zu einem Strukturmodell, das plausible Umgebungsverhältnisse für alle Atome ergab. Demnach besetzen Kupfer bzw. Schwefel die Punktlage 4i vier-

<sup>\*</sup> Sonderdruckanforderungen an Dr. Ch. Burschka. 0340-5087/79/0500-0675/\$ 01.00/0



bzw. dreimal. Kalium besetzt je einmal die Punktlage 4i und 2b. Überraschenderweise konnte dieses Modell mit Hilfe von least-squares-Methoden unter

Abb. Die Strukturen von KCu<sub>3</sub>S<sub>2</sub>, K<sub>3</sub>Cu<sub>8</sub>S<sub>6</sub> und KCu<sub>4</sub>S<sub>3</sub> bei Projektion parallel b. Das Atom Cu 3 ist als einziges entsprechend den in Tab. I angegebenen Temperaturfaktoren als Ellipsoid wiedergegeben.

Tab. I.	Strukturparameter	$\operatorname{der}$	Verbindung	K3Cu8S6
(Rb <sub>3</sub> Cu <sub>8</sub>	<sub>3</sub> S <sub>6</sub> ).		0	0 0 0

Atom	x	y	z	B[Å <sup>2</sup> ]
K1 (Rb1)	0,0000 0,0000	$0,5 \\ 0,5$	0,0000 0,0000	$1,65(4) \\ 1,45(2)$
K2 (Rb2)	0,1890() 0,1895()	$\begin{array}{ll}1) & 0,5\\1) & 0,5\end{array}$	0,2991(2) 0,3018(1)	) $1,84(3)$ ) $1,68(3)$
Cu 1 (Cu 1)	0, <b>3914</b> () 0, <b>3911</b> ()	$\begin{array}{ll} 1) & 0,5 \\ 1) & 0,5 \end{array}$	0,2131(1) 0,2144(2)	)
Cu 2 (Cu 2)	0,4092() 0,4122()	l) 0,5 l) 0,5	$0,4761(1)\\0,4751(1)$	)
Cu 3 (Cu 3)	0,2967() 0,2957()	1) 0,0 1) 0,0	0,0626(3 0,0596(3	;) ;)
Cu 4 (Cu 4)	0,4819(1 0,4813(1	l) 0,0 l) 0,0	$0,3534(1)\\0,3536(2)$	)
S 1 (S 1)	0,1558(1) 0,1580(1)	l) 0,0 l) 0,0	0,0181(2 0,0139(3	$\begin{array}{c}1,13(3)\\0,97(4)\end{array}$
S 2 (S 2)	0,0370(1) 0,0340(2)	l) 0,0 2) 0,0	0,2917(2) 0,2952(3)	1,24(3) 1,05(4)
S 3 (S 3)	0,3448(1) 0,3487(2)	l) 0,0 2) 0,0	0,3586(2) 0,3587(3)	) $1,38(3)$ ) $1,13(4)$
$\operatorname{Atom}$	B11	B <sub>22</sub> B <sub>3</sub>	3 B <sub>12</sub>	B <sub>13</sub> B <sub>23</sub>
Cu 1 (Cu 1)	$3,1(1) \\ 3,0(1)$	$ \begin{array}{cccc} 6,7(1) & 1,2 \\ 7,1(1) & 0,2 \end{array} $	2(0) 0 - 0 - 0 = 0	$ \begin{array}{ccc} -0,3(0) & 0 \\ -0,2(0) & 0 \end{array} $
Cu 2 (Cu 2)	2,0(0) 1,8(1)	1,7(1) $1,21,7(1)$ $1,6$	2(0) 0 D(0) 0	$\begin{array}{ccc} 0,3(0) & 0 \\ 0,3(0) & 0 \end{array}$
Cu 3 (Cu 3)	2,5(1) 2,7(1)	1,2(1) 11,0 1,2(1) 11,2	$ \begin{array}{ccc} 3(2) & 0 \\ 2(2) & 0 \end{array} $	$\begin{array}{ccc} {\bf 3,6(1)} & 0 \\ {\bf 4,3(1)} & 0 \end{array}$
Cu 4 (Cu 4)	$\substack{2,9(0)\\2,4(1)}$	$\begin{array}{ccc} 1,2(1) & 2,3\\ 1,2(1) & 2,6 \end{array}$	$   \begin{array}{ccc}       3(0) & 0 \\       0(1) & 0   \end{array} $	$\begin{array}{ccc} {\bf 1,4}(0) & 0 \\ {\bf 1,4}(0) & 0 \end{array}$

Berücksichtigung individueller isotroper Temperaturfaktoren jedoch nur bis zu einem R-Wert von R = 0.2 verfeinert werden. Entsprechende Rechnungen führten im Falle des Rb<sub>3</sub>Cu<sub>8</sub>S<sub>6</sub> zum gleichen Ergebnis. Die bei diesem Stand erstellten Differenzfouriersynthesen ließen bei jeder der beiden isotypen Verbindungen im Bereich des Atoms Cu3 (vgl. Abb.) eine besonders starke Diskrepanz zwischen beobachteter und berechneter Elektronendichte erkennen. Nach sukzessiver Freigabe anisotroper Temperaturfaktoren für alle Kupferatome und weiteren Verfeinerungszyklen konnte zwar eine bessere Übereinstimmung der Fo- und Fc-Werte erreicht werden (R = 0.06), für die Atome Cu3 und Cu1 ergaben sich jedoch zum Teil anomal hohe Temperaturfaktoren (vgl. Tab. I). Weitere Differenzfouriersynthesen unter Verwendung der angegebenen Strukturparameter zeigen, daß die Elektronendichteverteilung am Ort des Atoms Cu3 im vorliegenden Modell nur unvollkommen durch ein Ellipsoid beschrieben werden kann, vielmehr demgegenüber keulen- und S-förmig verzerrt ist. Die durch diese Unstimmigkeit hervorgerufenen Restmaxima sind mit 2,5 und  $1.8 \text{ e/Å}^3$  (Rb<sub>3</sub>Cu<sub>8</sub>S<sub>6</sub>: 3,5 und 3,2 e/Å<sup>3</sup>) mit Abstand die höchsten [5].

Durch welche modellmäßige Beschreibung die tatsächlichen Verhältnisse in diesem Bereich der Struktur am besten anzunähern sind, steht bis jetzt noch offen.

## 3. Beschreibung der Struktur und Diskussion

 $K_3Cu_8S_6$  und  $Rb_3Cu_8S_6$  kristallisieren in einem bisher nicht bekannten Strukturtyp (er wurde kürzlich auch bei dem Selenid  $Rb_3Cu_8Se_6$  aufgefunden [4]), der Verwandtschaft zeigt zu den Strukturen von  $KCu_4S_3$  und  $KCu_3S_2$ . Gemeinsames Merkmal der drei Strukturtypen ist die Ausbildung von Kupfer-Schwefel-Schichtverbänden, zwischen denen die

Tab. II. Auswahl der interatomaren Abstände [Å].

K <sub>3</sub> Cu <sub>8</sub> S <sub>6</sub>		$Rb_3Cu_8S_6$	
K1 - S1 - S2	$3,28\ 4 imes 3,39\ 4 imes$	$\frac{-1}{-81}$	3,39 $4 imes3,45$ $4 imes$
K 2 -S 1 -S 2 -S 3 -S 3	$\begin{array}{ccc} {\bf 3,31} & {2 \times} \\ {\bf 3,24} & {2 \times} \\ {\bf 3,24} & {2 \times} \\ {\bf 3,57} & {1 \times} \end{array}$	Rb 2–S 1 –S 2 –S 3 –S 3	$\begin{array}{ccc} {3,39} & {2 \times} \\ {3,37} & {2 \times} \\ {3,36} & {2 \times} \\ {3,63} & {1 \times} \end{array}$
Cu 1–S 1 –S 2 –S 3	$egin{array}{ccccc} 2,23 & 1  imes \\ 2,45 & 1  imes \\ 2,64 & 2  imes \end{array}$	Cu 1 –S 1 –S 2 –S 3	$2,23 \ 1  imes 2,47 \ 1  imes 2,64 \ 2  imes$
${ m Cu}2{-}{ m S}2\ -{ m S}3$	$\begin{array}{ccc} 2,26 & 1  imes \\ 2,37 & 2  imes \end{array}$	${f Cu2{-}S2}\ {-}S3$	$\begin{array}{ccc} 2,25 & 1  imes \\ 2,39 & 2  imes \end{array}$
Cu 3–S 1 –S 1 –S 3	$2,30 \ 2  imes 2,37 \ 1  imes 2,84 \ 1  imes$	Cu 3 –S 1 –S 1 –S 3	$\begin{array}{ccc} 2,29 & 2 \times \\ 2,38 & 1 \times \\ 2,90 & 1 \times \end{array}$
Cu 4–S 2 –S 3	$\begin{array}{ccc} 2,29 & 2  imes \\ 2,39 & 1  imes \end{array}$	${ m Cu}4{-}{ m S}2\ {-}{ m S}3$	$\begin{array}{ccc} 2,29 & 2  imes \\ 2,38 & 1  imes \end{array}$
Cu 1–Cu 2 –Cu 4 –Cu 3	$2,54\ 1  imes 2,64\ 2  imes 2,72\ 2  imes$	Cu 1Cu 2 Cu 4 Cu 3	$2,54 \ 1 \times 2,67 \ 2 \times 2,77 \ 2 \times$
Cu 2–Cu 4 –Cu 4	$\begin{array}{ccc} 2,73 & 2  imes \\ 2,92 & 2  imes \end{array}$	$\begin{array}{c} \operatorname{Cu}2\operatorname{-Cu}4\\ -\operatorname{Cu}4\end{array}$	$\begin{array}{ccc} 2,74 & 2  imes \\ 2,93 & 2  imes \end{array}$
Cu 3–Cu 3	2,62 $1\times$	Cu 3 – Cu 3	$2,61$ $1\times$
Cu4-Cu4	2,81 1×	Uu4u4	<i>z,77</i> 1×

Alkaliatome angeordnet sind. Die K<sub>3</sub>Cu<sub>8</sub>S<sub>6</sub>-Struktur enthält Teilbereiche, deren Atomanordnung entweder dem KCu<sub>4</sub>S<sub>3</sub>-Typ oder dem KCu<sub>3</sub>S<sub>2</sub>-Typ entspricht (vgl. Abb.). Während die Alkaliatome bezüglich Schwefel im KCu<sub>3</sub>S<sub>2</sub> eine 7er-Koordination und im KCu<sub>4</sub>S<sub>3</sub> ausschließlich eine würfelförmige 8er-Koordination aufweisen, kommen in der Struktur des K<sub>3</sub>Cu<sub>8</sub>S<sub>6</sub> beide Koordinationspolyeder vor: das Atom K1 ist 8-fach, das Atom K2 7-fach von Schwefel koordiniert (vgl. Tab. II). Die Kupferatome befinden sich bezüglich Schwefel in annähernd trigonal planarer oder verzerrt tetraedrischer Umgebung. Die ersteren (Cu2 und Cu4) bilden mit ihren Schwefelnachbarn kettenförmige Verbände, die in dieser Form schon bei einigen anderen ternären Sulfiden der Münzmetalle beobachtet wurden [6]. Sie verlaufen in Richtung der kristallographischen b-Achse. Die Verknüpfung dieser Verbände zu Schichten erfolgt sowohl im KCu<sub>3</sub>S<sub>2</sub> als auch im K<sub>3</sub>Cu<sub>8</sub>S<sub>6</sub> über Schwefeltetraeder, die die restlichen Kupferatome aufnehmen und die ihrerseits über gemeinsame Kanten verknüpft sind. Ein Unterschied zwischen den beiden Strukturen besteht darin, daß der Teilbereich mit verzerrt tetraedrisch umgebenen Kupferatomen im K<sub>3</sub>Cu<sub>8</sub>S<sub>6</sub>-Typ gegenüber dem KCu<sub>3</sub>S<sub>2</sub>-Typ auf das Doppelte ausgedehnt ist. Die Atomanordnung in diesem Bereich (in der Abb. durch Strichelung begrenzt) entspricht bis auf eine leichte Verzerrung derjenigen des KCu<sub>4</sub>S<sub>3</sub>-Typs.

Innerhalb des Kupfer-Schwefel-Verbandes nimmt das Atom Cu3 eine Sonderstellung ein. Es trennt jene Bereiche voneinander, in denen die Atomanordnung des KCu<sub>3</sub>S<sub>2</sub>-Typs ausgebildet ist (in der Abb. durch Verbindungslinien hervorgehoben). Vermutlich begünstigen die Umgebungsverhältnisse an dieser "Nahtstelle" der Struktur eine Fehlordnung, die sich bei der Verfeinerung in hohen anisotropen Temperaturfaktoren äußert.

Herrn Prof. W. Bronger möchte ich an dieser Stelle für wertvolle Diskussionen herzlich danken.

- [1] W. Rüdorff, H. G. Schwarz u. M. Walter, Z. Anorg. Allg. Chem. 269, 141 (1952).
- [2] J. Geuskens, Diplomarbeit, Aachen 1971.
- [3] Ch. Burschka u. W. Bronger, Z. Naturforsch. 32b, 11 (1977).
- [4] W. Bronger u. H. Schils, Privatmitteilung.
- [5] Programm-Paket: Syntex-XTL auf NOVA 1200.
- [6] Ch. Burschka, Z. Naturforsch., im Druck.