2014B1548 BL04B2

Na-Ge-P-S 系超イオン伝導体の構造学的研究 Structural Study of Na-Ge-P-S Superionic Conductors

小野寺 陽平 a, 出島 一仁 b Yohei Onoderaa, Kazuhito Dejimab

a京都大学原子炉実験所, b京都大学工学研究科

^a Research Reactor Institute, Kyoto University, ^b Graduate School of Engineering, Kyoto University

新しい Na イオン伝導体として $Na_{10}GeP_2S_{12}$ ガラスをメカニカルアロイング法によって合成した。高エネルギーX 線回折実験から得られた全相関関数 T(r)には P-S 相関と Ge-S 相関が重なり合った第 1 ピーク、Na-S 相関に帰属される第 2 ピークが観測され、pair function 法による配位数解析の結果から、ガラスの短距離構造ユニットとして PS_4 四面体と GeS_4 四面体が存在し、Na イオンは 4 配位だけではなく 5 配位の配位形態も取り得ることが明らかになった。

キーワード: イオン伝導体、高エネルギーX線回折、二体分布関数解析、メカニカルアロイング法

背景と研究目的:

高まるエネルギー需要に伴い、さらなる性能を持った次世代蓄電池の開発が求められており、その開発方針は「現行のリチウムイオン電池の高性能化」と「ポストリチウムイオン電池の開発」に大別される。「リチウムイオン電池の高性能化」については、可燃性の有機電解液に代わって不燃性の固体電解質を用いる電池の全固体化が安全性と高エネルギー密度化の観点から有力なものとして提案されており、そのキーマテリアルとなる固体電解質材料として、室温で 1.2×10^2 S/cmと有機電解液に匹敵するほどの高いリチウムイオン伝導度を示す $\text{Li}_{10}\text{GeP}_2\text{S}_{12}$ 結晶が開発・報告されている[1]。一方、「ポストリチウムイオン電池」としてはナトリウム電池が有力な候補であり、全固体化を見据えた固体電解質材料として、メカニカルアロイング(MA)法で合成されたガラスを熱処理することでガラス状態よりも2桁高いイオン伝導度(室温で 2×10^4 S/cm)を示す Na_3 PS4準安定結晶が得られることが報告されている[2]。本研究ではこれまでの研究成果で示された材料設計指針を基に新たな Na イオン伝導体として Na-Ge-P-S 系ガラスの合成を試み、高エネルギーX線回折実験によってガラス構造とイオン伝導性の関係を見出すことを目的とした。

実験:

MA 法によって作製した(Na₂S)_{66.7}(GeS₂)_{33.3}(=Na₄GeS₄)ガラスと(Na₂S)₇₅(P₂S₅)₂₅(=Na₃PS₄)ガラスを 1:2 で混合し、さらなる MA 処理によって Na₁₀GeP₂S₁₂ガラスを合成した。得られたガラス試料に ついては交流インピーダンス法によって電気伝導度を測定した。

高エネルギーX線回折実験はBL04B2において、3連装のCdTe検出器を備えた非晶質用2軸回折計を用いて実施した[3]。入射X線のエネルギーは61.4 keVを選択し、透過法により室温で測定を行なった。測定には Na_{10} GeP $_2$ S $_{12}$ ガラス粉末を不活性ガス雰囲気下で石英キャピラリー(内径2 mm)に密封して用いた。測定された回折データはBL04B2の解析プログラム[3]を用い、偏光、吸収、バックグラウンドの補正を行い、コンプトン散乱の寄与を差し引いた後にFaber-Zimanの定義[4]に基づいて構造因子S(Q)を導出した。S(Q)はフーリエ変換によって下記のように実空間の情報である全相関関数T(r)と関連づけられる。

$$T(r) = 4\pi r \rho_0 + \frac{2}{\pi} \int_{Q_{\min}}^{Q_{\max}} Q(S(Q) - 1) \sin Q r M(Q) dQ \qquad (1)$$

ここで ρ_0 は試料の原子数密度、M(Q)は以下の式(2)に示される Lorch の modification 関数[5]である。

$$M(Q) = \frac{\sin(\pi Q/Q_{\text{max}})}{\pi Q/Q_{\text{max}}} \quad (2)$$

結果および考察:

図 1 に交流インピーダンス法によって測定された Na_4GeS_4 ガラスおよび Na_3PS_4 ガラス、そして $Na_{10}GeP_2S_{12}$ ガラスの室温における電気伝導度を示す。 $Na_{10}GeP_2S_{12}$ ガラスの電気伝導度は原料である Na_4GeS_4 ガラスと Na_3PS_4 ガラスのいずれの伝導度よりも低下しており、2 種類のガラスの MA 処理によって Na イオンの伝導が阻害される構造が形成されていることが示唆された。

図 2 に高エネルギーX 線回折実験によって得られた $Na_{10}GeP_2S_{12}$ ガラスの構造因子 S(Q)を示す。 Q=20 Å-1 までの広い散乱ベクトル範囲で S(Q)を測定することに成功し、回折データに Bragg ピークが存在しないことから完全なガラス化が確認された。 S(Q)の 1.2 Å-1 には鋭い第 1 ピークが観測されており、この結果はガラス中に何らかの中距離秩序が形成されていることを示唆している。

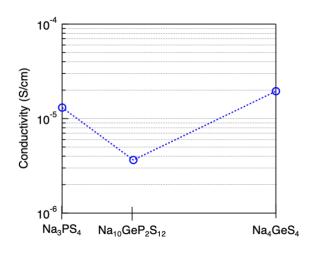


図 1. MA 法によって作製された Na_4GeS_4 、 Na_3PS_4 、 $Na_{10}GeP_2S_{12}$ ガラスの室温の電気伝導度。

図 2. 高エネルギーX 線回折によって得られた $Na_{10}GeP_2S_{12}$ ガラスの構造因子 S(Q) (青) および Pair function 法によって計算されたS(Q) (赤)。

図 3 に S(Q)をフーリエ変換することによって得られた全相関関数 T(r)を示す。2.15 Å に第 1 ピークが観測されるが、これは Na_{10} GeP $_2$ S $_{12}$ ガラスが Na_4 GeS $_4$ ガラスと Na_3 PS $_4$ ガラスの混合によって作製されていることから、Ge-S 相関(Ge-S 相関距離が GeS_2 ガラスおよび Na_4 Ge-S 系ガラスで 2.2 Å[6])と P-S 相関(P-S 相関距離が P_2 S $_5$ 結晶で 2.08 Å[7], Na_4 P-S 系ガラスで 2.05 Å[8])が重なり合って形成されているピークと考えられる。さらに、2.85 Å に観測される第 2 ピークは Na_4 S 相関に帰属される[6,8]。 T(r)において帰属された 3 つの A-S 相関(A=P, Ge, Na)について、pair function 法[9] によって配位数を解析した。pair function 法において、各原子相関の T(r)は原子間距離 r_{A-S} 、原子変位パラメータ r_{A-S} 、配位数 r_{A-S} の 3 つのパラメータを用いて以下の式で計算された。

 $T_{A-S}^{calc}(r)$

$$= \frac{2}{\pi} \int_{Q_{\min}}^{Q_{\max}} \frac{2c_A N_{A-S} f_A(Q) f_S(Q)}{\langle f(Q) \rangle} \exp(-\frac{1}{2} l_{A-S}^2 Q^2) \frac{\sin(\pi Q / Q_{\max})}{\pi Q / Q_{\max}} \frac{\sin(Q r_{A-S})}{r_{A-S}} \sin(Q r M(Q)) dQ$$
 (3)

ここで c_A は A 原子の原子分率、 $f_A(Q)$ および $f_S(Q)$ は A 原子および S 原子の X 線原子散乱因子[10]、 $\langle f(Q) \rangle$ は

$$\langle f(Q)\rangle = c_{\text{Na}}f_{\text{Na}}(Q) + c_{\text{Ge}}f_{\text{Ge}}(Q) + c_{\text{P}}f_{\text{P}}(Q) + c_{\text{S}}f_{\text{S}}(Q) \quad (4)$$

で与えられるf(Q)の組成平均である。解析によって得られた構造パラメータを表1にまとめる。

	P-S 相関	Ge-S 相関	Na-S 相関
原子間距離 r _{A-S} (Å)	2.05(2)	2.19(2)	2.85(2)
原子変位パラメータ l _{A-S} (Å)	0.085	0.095	0.155
配位数 N _{A-S}	3.9(3)	3.9(3)	4.2(3)

表 1. Pair function 法による解析で得られた Na₁₀GeP₂S₁₂ガラスの構造パラメータ

図 2 には実験データとともに pair function 法で 計算された3つの原子相関のデータを足し合わ せて得られた S(O)が示してある。図 2 より、T(r)の短い二体相関距離に現れる3つの原子相関に ついて S(Q)を計算することで、 $Q \ge 9 \text{ Å}^{-1}$ 以上の 領域のS(Q)が再現されていることがわかる。図3 では式(3)で計算された3つの原子相関のT(r)を足 し合わせたものを実験データと比較しているが、 表1にまとめられた構造パラメータを用いるこ とで、T(r)の第1、第2ピークをよく再現できてい ることがわかる。表1より、P-S配位数、Ge-S配 位数がともにほぼ 4 となっており、 $Na_{10}GeP_2S_{12}$ ガ ラスの短距離構造ユニットが原料である Na4GeS4 ガラス、Na₃PS₄ガラスと同様に GeS₄四面体と PS₄ 四面体を主として構成されていることが確認さ れた。さらに、Na イオン周囲のS 原子の配位数 は平均で4.2となり、Na イオンが4個のS原子に 配位された NaS4 だけではなく、5個のS原子に配

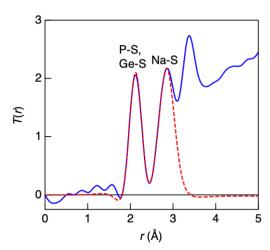


図 3. Na₁₀GeP₂S₁₂ガラスの高エネルギーX 線回折実験で得られた全相関関数 T(r)(青) および Pair function 法によって計算された T(r)(赤)。

位された NaS_5 多面体の存在が示唆された。5 配位の Na イオンの存在については既報の $(Na_2S)_x(GeS_2)_{100-x}$ の逆モンテカルロモデリングによる構造研究[6]でも示されており、 $Na_{10}GeP_2S_{12}$ ガラスの電気伝導度の減少については短距離構造だけではなく、より長いスケールにおいて Na イオンの伝導を阻害するような構造が形成されていることが原因であると考えられる。

今後の課題:

本系のイオン伝導メカニズムをさらに詳細に議論するためには第1配位圏を超えたより長いスケールでの構造に着目した解析が必要である。本研究では引き続き中性子回折データを併用した逆モンテカルロ法[11]によってガラスの3次元構造モデルを構築し、Na、Ge、P の各原子にS が配位して形成される多面体の分布、多面体同士の繋がり方に着目した3次元的な構造解析を実施していく予定である。

謝辞:

本研究は JSPS 科研費(若手研究(B) 25870371)の助成を受けて実施されました。

参考文献:

- [1] Y. Kamaya et al., Nat. Mater., 10, 682 (2011).
- [2] A. Hayashi et al., Nat. Commun., 3, 856 (2012).
- [3] S. Kohara et al., J. Phys. Condens. Matter., 19, 506101 (2007).
- [4] T. E. Faber, J. M. Ziman, *Phil. Mag.*, **11**, 153 (1965).
- [5] E. Lorch, J. Phys. C: Solid State Phys., 2, 229 (1965).
- [6] K. Itoh, T. Fukunaga, Solid State Ionics, 180, 351 (2009).
- [7] A. Vos, E. H. Wiebenga, Acta. Cryst., 8, 217 (1955).
- [8] Y. Onodera et al., JPS Conf. Proc., 8, 031013 (2015).
- [9] R. L. Mozzi, B. E. Warren, J. Appl. Cryst., 2, 164 (1969).
- [10] D. Waasmaier, A. Kirfel, Acta. Cryst. A, 51, 416 (1995).
- [11] R. L. McGreevy, L. Pusztai, *Mol. Simulat.*, 1, 359 (1988).

(Received: March 13, 2020; Accepted: July 6, 2020; Published: August 21)