実験報告書様式(一般利用課題・成果公開利用)

MLF Experimental Report	提出日 Date of Report	
課題番号 Project No.	装置責任者 Name of responsible person	
2014PM0003	石垣徹	
実験課題名 Title of experiment	装置名 Name of Instrument/(BL No.)	
iMATERIA を用いた機能性材料の結晶構造と物性に関する研	BL20	
究(特電)	実施日 Date of Experiment	
実験責任者名 Name of principal investigator	2014/4/1~2015/3/31	
石垣徹		
所属 Affiliation		
茨城大 フロンティア応用原子科学研究センター		

試料、実験方法、利用の結果得られた主なデータ、考察、結論等を、記述して下さい。(適宜、図表添付のこと) Please report your samples, experimental method and results, discussion and conclusions. Please add figures and tables for better explanation.

1. 試料 Name of sample(s) and chemical formula, or compositions including physical form.			
O クラスレートハイドレート			
・重水素化プロパンハイドレート(Deuterated propane hydrate), 8C3D8 136D2O			
・重水素化メタンプロパンハイドレート(Deuterated methane propane hydrate), 16CD4 8C3D8 136D2O			
○ プロトンイオン導電体			
・Guanidine Zinc Sulfate、(C(NH₂)₃)₂Zn(SO₄)₂、 粉末			
O リチウム電池材料			
•Li2MnO3			
O 有機機能性材料			
DAST(4-dimethylamino-N-methyl-4-stilbazolium tosylate): C23H26N2O3S			
DASC(4-dimethylamino-N-methyl-4-stilbazolium p-chlorobenzenesulfonate): C22H23N2O3SCl			
$DASB (4-dimethylamino-N-methyl-4-stilbazolium {\it p-bromobenzenesulfonate}): C_{22}H_{23}N_2O_3SBr$			

2. 実験方法及び結果(実験がうまくいかなかった場合、その理由を記述してください。)

Experimental method and results. If you failed to conduct experiment as planned, please describe reasons.

O クラスレートハイドレート

重水素化プロパンハイドレートは重水で作られた氷の粉末にプロパンガスをおよそ 0.3MPa 程度加え たまま、263 K で一週間ほど保持して合成した。重水素化メタンプロパンハイドレートはメタンとプロ パンを2:1の比率で混合した混合ガス 0.6MPa で同様に合成を行った。試料は液体窒素温度にて、専 用のバナジウムセルへ充填され、さらにアルミキャップとインジウムシールを用いて密封し、小型へ リウム冷凍機の先端に 100K 以下の温度にてセットした。中性子回折実験は 10K-200K で測定を行った。 図1に重水素化プロパンハイドレートと重水素化メタンプロパンハイドレートの回折パターンを示 す。反射の位置はほぼ同じであるが、強度比が異なっていることがわかる。これはプロパンハイドレ

2. 実験方法及び結果(つづき) Experimental method and results (continued)

としてのメタン分子やプロパン分子の入り方の違いが反映されている。図2に示すようにプロパン ハイドレートに関しては既存のモデルをもとに解析ができ、フィッティングの良さを表すパラメータ $k_{\chi^2=7.04}$, $R_{wp}=1.70\%$, $R_{e}=0.64\%$ と比較的良い結果が得られた。メタンプロパンハイドレートに関して はまだ、解析途中であるが、メタン分子を含む構造になっていることは明らかであった。

これまでに測定をした、C₃H₈ ハイドレ ートの測定結果も踏まえると、プロパン ハイドレートに関しては150Kの温度では これまでに報告されていた構造モデル [1]で良くフィッティングができるが、10K まで温度を下げると、構造モデルが違う という事がわかってきた。なぜならば、先 ほどのフィッティングの良さを表すパラメ ータ χ^2 が 27.7 と悪くなる。(C₃H₈ハイ ドレートでも同様に 150K と 10K では x²が 6.57 から 20.8 となる) これはゲ スト分子として内包されているプロ パンが高温側(150K)では回転等をす ることにより平均的にカゴ状の構造 の中心に位置しているのが、低温側 (10K)では何らかのプロパン分子の配 向などが起こり、カゴ状の構造がゆが むなり、中心からずれるなりしている のではないかと考えている。従来の測 定結果[1]ではこのような温度による 構造モデルの変化はないと報告されて おり、今回、iMATERIA において、より 高分解能での測定をしたことによりと らえられた可能性がある。今後、さら に詳細な構造モデルの解析を行い明ら かにする予定である。

[1] C.J. Rawn et al., Can. J. Phys. 81, 431 (2003).



○ プロトンイオン導電体

<u>実験方法</u>

測定試料($C(NH_2)_3$)₂Zn(SO_4)₂は、Guanidinium sulfate($[C(NH_2)_3]SO_4$)、zinc sulfate($ZnSO_4$, 7H₂O)を1:1の比で合成し、温度を305Kに保った状態で蒸発法により、結晶を成長させた。作製した結晶を、X線、熱測定により結晶性の評価を行い、粉末化しバナジウム容器に入れインジウムでシールした。中性子回折測定は、iMATERIAのロボット搬送機構を使用し、ビーム強度300kWで80分の照射時間で粉末回折測定を行った。解析は、格子定数の検証をConograph、リートベルト解析はZ-Rietveld、MEM 解析はZ-MEM を使用した。

<u>実験結果</u>

本測定はそれぞれ特徴を持った複数のバンクで回折データの測定を行っているが、今回は分解能と回折強度 の高さから特殊環境バンク(SE)データを使用し解析を行った。Conograph を用いて、格子定数、空間群の検証 を行い Z-Rietveld を用いて精密構造解析を行った。得られた解析結果を図 3 に示す(析精度指標の値 Rwp=1.14%、S=2.43)、軽水素の結晶においても精度よく水素の位置に関する情報を取得できる事が明らかになった。



Crystal system	tetragonal
Space group	I-42d
$a(\text{\AA})$	9.51026(8)
$c(\text{\AA})$	14.3405(1)
$R_{WP}(\%)$	1.14
$R_{e}(\%)$	0.47
S	2.43







(b)

図3 SE バンク粉末中性子回折測定解析結果(室温) (a) 中性子回折粉末パターンパターンのリートベルト解析

(b) 結晶構造

iMATERIA による Z-Rietveld を用 いて得られた解析の情報をもとに、 Z-MEM を用いて散乱長密度分布 を可視化した(図 4)。結果、負の散 乱長密度(紫色)がab 面内で顕著 に広がった異方的伝導パス形成 が確認された。プロトン伝導度の 結晶方位依存性と良く一致した。 また本解析から SO₄ 四面体が伝 導機構に重要である事が示唆す る結果も得る事ができた。





酸素と結合しているプロトン 隣接(C(NH₂)₃)⁺へつながったパス (SO₄四面体を介した)

図4 負の散乱長密度分布(MEM 解析)

O リチウム電池材料

Li2Mn03 は固溶体正極材料の母物質である。本物質は大きな不可逆容量が存在しているとともに、そ の合成温度により充放電特性が大きく変化することが知られている。これまでの研究において、合成温 度の低いものほど充放電容量は大きくなっており、構造の乱れが大きくなっていることが示唆されてい る。特に Mn0 八面体が歪んでいることが示唆されている。また、X線による解析では、カチオンミキシ ングは変化していないとされているが、積層不整合の影響もあり、決定的な結論は得られておらず、Li サイトの寄与を押さえることで Mn と酸素ののみの構造を調べることが期待されている。中性子回折で は、同位体元素である 7Li と 6Li で、散乱長が正負の値を取るため(b(7Li)=-2.22 fm, b(6Li)=2.00 fm)、 適当な比率で混合することにより、Li の散乱能を仮想的にOとする事が可能となり、Mn と酸素のみで 構造を議論することが可能となる。

本研究では、固溶体正極材料の母物質であるLi2Mn03 に対しLiの散乱能を0とした(7Li,6Li)2Mn03 を 用い、J-PARC に設置されている茨城県構造解析装置 iMATERIA を用いて構造解析を実施した。

(7Li, 6Li) 2Mn03 試料は、6Li 2C03 (6Li:95%, Cambridge Isotope Laboratories, Inc. 製)と
7Li 2C03 (7Li:92.41% 高純度化学社製)を所定のモル比になるように秤量し、混合の後、600℃および
1000℃にて固相反応法による焼成を行った。

中性子回折実験は J-PARC/MLF に設置されている茨城県材料構造解析装置(iMATERIA)を用いて測定を 実施した。

今回の測定では、中性子の吸収の大きい 6Li で置換を行っているため、ダブルフレームモードで3時間の測定を室温で行った。結晶構造解析には、背面バンクのデータを使用し、Rietveld 解析プログラム Z-Rietveld2) および Z-MEM を用いた。

4

図 5 に 600℃熱処理の(7Li, 6Li)2Mn03 の中性 子回折データのリートベルト解析パターンを示 す。表 1 に解析により得られた、構造パラメー タ、原子間距離を示す。サイトミキシングは 600℃熱処理試料、1000℃熱処理試料とも大きな 変化はみられていないが、Mn06 八面体について は 1000℃熱処理試料の方が等方的になっている。 この構造の変化が充電容量の減少に影響を及ぼ しているものと考えられる。すなわち、600℃熱

処理試料の方が格子の歪が大き いので、格子歪が入った時に Li が動きやすくなっている可能性 がある。

中性子回折で求められた構造 パラメータを用いて CASTEP 法で 第一原理計算を行っていただい たところ、第一原理計算の結果で も 600℃熱処理試料の方が Li が 動きやすくなっていることが示 唆され、このことが充電容量の変 化に関係あることが示唆される。

Li サイトを同位体置換した (6Li,7Li)2Mn03 を合成し、粉末 中性子回折を行い構造解析を行 った。Li サイトを消しているこ





表 1 (7Li,6Li)2MnO3 の構造パラメータ

Table 1: Selective structure parameter, inter atomic distances and bond angles for $(^7\mathrm{Li}, ^6\mathrm{Li})_2\mathrm{MnO}_3$

Structure parameter	(⁷ Li, ⁶ Li) ₂ MnO ₃ -600°C	$(^{7}\text{Li}, ^{6}\text{Li})_{2}\text{MnO}_{3}\text{-}1000^{\circ}\text{C}$		
<i>a</i> / Å	4.92503(6)	4.928554(12)		
b/ Å	8.52651(10)	8.52786(3)		
a∕ Å	5.020822(5)	5.024135(17)		
β /degree	109.2525(10)	109.3379(3)		
g_{Mn} for Mn site	0.862(6)	0.877(4)		
g_{Mn} for Li site	0.138(6)	0.123(4)		
Bond m	$({}^{7}\text{Li}, {}^{6}\text{Li})_{2}\text{MnO}_{3}$ -600°C	(⁷ Li, ⁶ Li) ₂ MnO ₃ -1000°C		
Mn-O(5) $\times 2$	1.933(2)	1.9249(14)		
$Mn-O(6) \times 2$	1.8948(18)	1.9026(12)		
Mn-O(6) $\times 2$	1.9197(10)	1.9081(5)		
Angle	(⁷ Li, ⁶ Li) ₂ MnO ₃ -600°C	(⁷ Li, ⁶ Li) ₂ MnO ₃ -1000°C		
O(5)-Mn- $O(5)$	83.37	83.94		
O(5)-Mn- $O(6)$	90.94	91.64		
O(5)-Mn- $O(6)$	91.66	91.75		
O(5)-Mn- $O(6)$	92.49	92.37		
O(5)-Mn- $O(6)$	174.40	174.19		
O(6)-Mn- $O(6)$	176.51	175.44		

とにより、ミキシングを評価できるようになった。構造解析の結果から、充電容量の大きくなる低温での熱処理試料の方が、Mn06 八面体の歪みが大きくなっており、これが容量の変化に影響を及ぼしている ものと考えられる。

O 機能性有機材料

DAST、DASC、DASBは、対応する4-置換ベンゼンスルホン酸メチルと4-メチルピリジンとから得られるピリジ ニウム塩誘導体を、ジメチルアミノベンズアルデヒドと脱水縮合して得た。最終的に、メタノールにより再結晶を 行い高純度化した。粉末中性子回折は、J-PARCの茨城県材料構造解析装置 iMATERIA を用いた。 DAST(0.82 g)、DASC(0.97 g)、DASB(0.36 g)の測定時間は、それぞれ 3 h、1 h、1 h である。構造精密化には、 Z-Rietveld によるリートベルト解析を利用した。

図 6 は DASB のリートベルト解析パターンを示す。結晶構造因子、特に水素原子位置を精密化することにより、 良好な R 因子 R_{wp} =1.64%、 R_e = 0.54%を得た。また、その構造は単斜晶で空間群 Cc、格子定数 a=10.3780(1) Å、b=11.19381(5) Å、c=18.01289(5) Å、 β =92.3524(7)°であった(構造は過去に報告されている X 線データと同 様を確認)。DAST 及び DASC についてもそれぞれ R_{wp} =1.93%、1.81%まで精密構造解析した。3 種のスチルバ ゾリウム誘導体結晶は全て同形であり、a-b 面上にカチオン分子が π スタックしており[001]方向にカチオン分子 とアニオン分子が交互に水素結合により配置している。またこの時、C-H 距離が平均 1.02 Å であったことより、 水素の原子位置を正確に定めていることを確認した。

カチオン-アニオン間の原子間距離として X(アニオンの 4 位に置換した元素)...H(カチ オンのピリジニウム環

オンのピリジニウム環 部位の水素もしくはそれに置換されているメ チル基の水素)間及び O(アニオンのスルホン 酸基の酸素)…H(カチオンの芳香環部位の 水素もしくはジメチルアミノ基の水素)間の距 離を評価した(図 7)。また、表 2 にそれらの距 離を示す。L1 及び L2 の距離は、メチル基から

ハロゲンへの置換、さらには置換したハロゲンの原子半径 が大きくなるにつれて、アニオン-カチオン間の空間的距離 は拡張することが分かった。DAST と比較すると、最大で DASB が 1.4 Å、DASC は 0.9 Å 拡張している。一方で、 L_3 と L_4 方向の空間距離は DAST < DASB < DASC となり、空 間的に拡張する領域は、置換原子部位周辺のみであること がわかった。

THz 帯における DASB と DASC と DAST の吸収係数の 関係を調査した。3.1 THz(103 cm-1)以下では、水素結合由 来の振動が観測られることから、この DASB と DASC の高 透過性は、DAST よりも水素結合由来の振動緩和に影響を 与えて THz 帯の透過特性が向上したと考えられる。また、 ハロゲン種置換型スチルバゾリウム誘導体結晶のイオン間 距離が最大 1.4 Å 拡張により、DAST のそれと比較して吸収 係数は 1/2-1/3 になる。それに伴い、式(1)より FOM は約 2 倍上昇する。今後、0.2-THz-2.2 THz で DASB の評価を行う 予定であるが、格子間距離の拡張を考慮すると DASC より も小さい吸収係数を示すことが期待できる。>3.1 THz の領 域においても DASB は DAST よりも小さい吸収係数を示し ている。重い原子を置換することにより(回転)振動モードが





図7 カチオン-アニオン間の原子間距離

表2 スチルバゾリウム誘導体のカチオン-アニオン間距離

Atomic distance		Length / Å		
	Anioncation	DASB	DASC	DAST
L ₁)у∕—хн−сн₂—	4.328	3.825	3.698 ^a
L ₂)у̀—хн—∢(3.891	3.814	3.612 ^a
L ₃	-so ₂ -ōH	2.413	2.540	1.866
L4		2.420	2.474	1.954

変化することが知られており、そのため、透過特性上昇したものと思われる。粉末中性子解析の結果から、特殊な位置に原子置換をすることにより結晶内の分子間距離は制御可能であることを見出した。これに伴い THz 帯の透過特性も、分子の振動モードが変化することにより制御できた。広い格子間隔を有する材料は、THz 帯 において高い透過特性を有する傾向があり、THz 素子として有望である。