金属水素化物により還元した Li₂MnO₃の構造解析

久保田圭,平山雅章,菅野了次 東京工業大学大学院総合理工学研究科 〒226-8502 横浜市緑区長津田町4259

1. 序

高エネルギー密度を有するリチウム二次電池は、さらなる高容量化、高出力化、低コ スト化、安全確保に向けて、材料面でのブレイクスルーが必要とされている。特に飛躍 的な特性向上には材料開発が必須であるため、高容量型電極材料探索の指針を探るべく、 現在注目されている高容量材料の高容量発現機構の解明を試みている。層状構造を有す る Li₂MnO₃-LiMO₂(M = Mn, Co, Ni)固溶体は初期充電過程で異常な反応挙動を示し、高 容量を示す物質へと変化する。これらの物質系の充放電反応機構は明らかになっておら ず、反応機構が不明のままでは実用化が不可能な状況である。近年、初期充電過程で酸 素が脱離し、それに伴った原子の再配列による高容量発現が指示されている[1, 2]。

本研究では酸素脱離機構を仮定し、リチウム過剰層状遷移金属酸化物のモデル系として Li₂MnO₃ (Li[Li_{1/3}Mn_{2/3}]O₂)を用いて、金属水素化物による還元処理により酸素脱離した相を直接合成した。高容量を示す酸素脱離相の構造を明らかにし、高容量材料の構造的本質を探るため、放射光粉末 X 線回折測定を行い、酸素脱離相が構造内に酸素欠陥を有する可能性を見いだした。

2. 実験方法

前駆体となる Li₂MnO₃は LiOH·H₂O と MnCO₃を出発物質として、空気中で固相法に より合成した。アルゴン雰囲気中で前駆体 Li₂MnO₃を LiH と混合し、ガラス管に封入 して 255 - 265°C で焼成した。未反応の LiH および副生成物の Li₂O をメタノールで洗 浄・乾燥し、目的物質を得た。前駆体および還元相は大型放射光施設 SPring-8 BL02B2 にて放射光粉末 X 線測定を行い、構造解析プログラム Rietan-FP を用いて Rietveld 解析 を行った[3]。

3. 実験結果および考察

現用の正極材料である LiCoO₂や LiNiO₂は層状岩塩型(α-NaFeO₂型)構造を有しており、 立方晶岩塩型構造の<111>方向に遷移金属とリチウムが規則配列した層状構造である。 本研究の対象物質である Li₂MnO₃は同様の層状岩塩型構造を有し、[Mn_{2/3}Li_{1/3}]層内にリ チウムが規則的に 1/3 占有した蜂の巣状の Li/Mn 層を有する(図 1)。この Li/Mn 規則配 列により $[\sqrt{3}a_{hex} \times \sqrt{3}a_{hex}]$ 超格子構造が存在し、X 線回折から超格子反射が観測される [4]。また Li₂MnO₃ には積層欠陥が存在し、低温で合成するほど積層欠陥が顕著に観測 される。長時間かけて高温合成した積層欠陥の少ない Li₂MnO₃ は空間群 C2/m で指数付 け可能であることが報告されている[5]。

本研究で用いた試料は低温で合成した 50 nm 程度の微粒子であり、X 線回折図形の超 格子反射がブロードなことから積層欠陥が多く存在していると思われる。Rietveld 解析 では積層欠陥を精密化することができないため、ブロードな超格子反射の領域を除き、 [Mn_{2/3}Li_{1/3}]層内のリチウムと遷移金属が仮想的に不規則配列しているモデルを用いて空 間群 C2/m で構造解析を行った[6]。図 2 および表 1 に前駆体 Li₂MnO₃の Rietveld 解析結 果を示す。21.5°付近の 31-1, 24-1, 150 反射強度が実測値とのずれを示したが、5.1 - 9.4° の超格子反射領域を除いて全体的によい一致を示し、低い R 値が得られた。精密化した 酸素の占有率は 4*i* 位置、8*j* 位置ともに 1.0 に非常に近く、酸素欠損量は 2%程度であっ た。

還元相についても前駆体であるLi₂MnO₃と同様の構造モデルでRietveld解析を行った。 図3および表2にその解析結果を示す。前駆体と同様に空間群C2/mで指数付け可能な 層状岩塩型構造を示した。還元処理により格子定数の大きな単位格子が得られた。また 還元相の方が[Mn_{2/3}Li_{1/3}]層内すなわち2b位置と4g位置のカチオンミキシングが増加し ており、還元処理による積層または[Mn_{2/3}Li_{1/3}]層内のイオン分布の乱れを示唆した。酸 素の占有率は8j位置のみ酸素欠損を示し、酸素欠損量は酸素量全体の約9%に相当した。 立方最密充填した酸素が大きく欠損することは考えにくいが、酸素欠損位置に規則性が あることから[Mn_{2/3}Li_{1/3}]層内のリチウムの有無も酸素欠損に非常に関与している可能性 がある。



図1 Li₂MnO₃の結晶構造



図 2 Li₂MnO₃の Rietveld 解析図形

Atom	Site	g	X	У	Ζ	B / ${ m \AA}^2$
Li(1)	2b	0.637(7)	0.0	0.5	0.0	0.5
Mn(1)	2b	0.362 (= 1 - g(Li(1)))	0.0	0.5	0.0	0.5
Li(2)	2c	1.0	0.0	0.0	0.5	1.0
Li(3)	4h	1.0	0.0	0.6634	0.5	1.0
Li(4)	4g	0.181 (= 0.5 * g(Mn(1)))	0.0	0.1640(3)	0.0	0.5
Mn(2)	4g	0.819 (= 1 - g(Li(4)))	0.0	= y(Li(4))	0.0	0.5
O(1)	4i	0.976(17)	0.2280(16)	0.0	0.2237(14)	0.8
O(2)	8 <i>j</i>	0.984(10)	0.2494(11)	0.3234(6)	0.2189(7)	0.8

表1 Li₂MnO₃の Rietveld 解析結果

空間群 C2/m, a = 4.9293(4) Å, b = 8.5375(5) Å, c = 5.0250(3) Å, $\beta = 109.365(5)^{\circ}$,

 $R_{\rm wp} = 4.18, R_{\rm p} = 3.06, S = R_{\rm wp}/R_{\rm e} = 0.954, R_{\rm B} = 1.41, R_{\rm F} = 0.69.$



図3 還元相の Rietveld 解析図形

Atom	Site	g	X	У	Ζ	B / ${ m \AA}^2$
Li(1)	2b	0.22(2)	0.0	0.5	0.0	0.5
Mn(1)	2b	0.77 (= 1 - g(Li(1)))	0.0	0.5	0.0	0.5
Li(2)	2c	0.840(5)	0.0	0.0	0.5	1.0
Mn(2)	2c	0.160 (= 1 - g(Li(2)))	0.0	0.0	0.5	1.0
Li(3)	4h	1.0	0.0	0.681	0.5	1.0
Li(4)	4g	0.39 (= 0.5 * g(Mn(1)))	0.0	0.1777(4)	0.0	0.5
Mn(2)	4g	0.61 (= 1 - g(Li(4)))	0.0	= y(Li(4))	0.0	0.5
O(1)	4i	1.02(4)	0.209(3)	0.0	0.244(2)	0.8
O(2)	8 <i>j</i>	0.86(3)	0.257(3)	0.3368(17)	0.2154(15)	0.8

表2 還元相の Rietveld 解析結果

空間群 C2/m, a = 4.9802(17) Å, b = 8.6146(19) Å, c = 5.0425(7) Å, $\beta = 109.43(2)^{\circ}$,

 $R_{\rm wp} = 3.58, R_{\rm p} = 2.66, S = R_{\rm wp}/R_{\rm e} = 1.32, R_{\rm B} = 1.58, R_{\rm F} = 0.94.$

4. まとめ

金属水素化物により還元した Li₂MnO₃の放射光粉末 X 線回折測定を行い、Rietveld 解 析により結晶構造を調べた。還元相は前駆体である Li₂MnO₃よりも大きな格子定数を示 した。[Mn_{2/3}Li_{1/3}]層内のカチオンミキシングが増加した解析結果が得られたことから、 積層の乱れや[Mn_{2/3}Li_{1/3}]層内のイオン分布の乱れが予想される。還元処理により酸素の 占有率が 8*j* 位置のみ減少し、リチウム過剰層状化合物から酸素が規則的に脱離するこ とを明らかにした。

5. 参考文献

- N. Tran, L. Croguennec, M. Menetrier, F. Weill, P. Biensan, C. Jordy and C. Delmas, *Chem. Mater.*, 20, 4815 (2008).
- [2] M. Jiang, B. Key, Y. S. Meng and C. P. Grey, *Chem. Mater.*, **21**, 2733 (2009).
- [3] F. Izumi and K. Momma, Solid State Phenom., 130, 15 (2007).
- [4] G. Lang, Z. Anorg. Allg. Chem., 348, 246 (1966).
- [5] A. Boulineau, L. Croguennec, C. Delmas and F. Weill, *Solid State Ionics*, 180, 1652 (2010).
- [6] A. Boulineau, L. Croguennec, C. Delmas and F. Weill, *Chem. Mater.*, 21, 4216 (2009).