全固体リチウム二次電池の実用化に向けた 新規セラミックスコーティング技術の開発

東京工業大学 物質理工学院・応用化学系応用化学コース 谷口 泉

Development of Novel Ceramic Coating Technology for Practical Use of All-solid-state Lithium Secondary Batteries

Izumi Taniguchi

Department of Chemical Science and Engineering, School of Materials and Chemical Technology, Tokyo Institute of Technology

噴霧熱分解温度 500℃で得られた試料を、空気雰囲気で 800℃、6h 焼成することにより、 層状岩塩構造を有する LiNi_{1/3}Co_{1/3}Mn_{1/3}O₂ の合成に成功した。SEM 観察により、合成 された試料は、0.5~3.0µm の大きさの球状多孔質粒子であることを明らかにした。合成 した試料のリチウム二次電池特性を調べたところ、0.1C の充放電速度において、初期放 電容量が 163 mAh g¹、30 サイクル後の放電容量が 153 mAh g¹であった。さらに、多孔質 球状 NCM 粒子の表面への LiNbO₃のコーティングを、遊星ボールミルを用いてゾルゲル 法により行った。その結果、LiNbO₃のコーティング量が、NCM の放電容量およびサイ クル特性に影響を与えることを明らかにした。

LiNi_{1/3}Co_{1/3}Mn_{1/3}O₂ (NCM) with layered rocksalt structure was successfully synthesized by spray pyrolysis at 500°C followed by heat treatment at 800°C for 6 hours in air atmosphere. SEM observation revealed that the synthesized samples consisted of spherical porous particles with a size of 0.5-3.0 µm. The obtained sample were evaluated as a cathode material of lithium secondary battery. the initial discharge capacity was 163 mAh g⁻¹ and the discharge capacity after 30 cycles was 153 mAh g⁻¹ at a charge/discharge rate of 0.1 C. Furthermore, the coating of LiNbO₃ on the surface of the porous spherical NCM particles was performed by the sol-gel method using a planetary ball mill. As a result, it was clarified that the amount of LiNbO₃ coating affects the discharge capacity and cycle characteristics of NCM.

1. はじめに

安全で高エネルギー密度を有する大型リチウム二次電池の実現には、電池の全固体化は 必須条件である。この研究課題の最近の問題は、電極と固体電解質界面に形成される空間 電荷層によるリチウムイオンの大きな移動抵抗¹⁾である。この問題の解決策としては、正 極活物質表面にリチウムイオン導電体(例えば、LiNbO₃)を予めコーティングすることが 報告²⁾されている。しかしながら、全固体電池用の正極活物質(例えばLiNi_{0.5}Mn_{1.5}O₄、 LiNi_{1/3}Co_{1/3}Mn_{1/3}O₂等)では粒子径が小さく(10µm 未満)、従来の流動層湿式コーティン グ技術を適応することは困難である。そのため、前述したセラミックス微粒子の表面に LiNbO₃をコーティング処理する新しい技術が求められている。そこで本研究では、噴霧 熱分解法とその後の焼成により多孔質構造を有するLiNi_{1/3}Co_{1/3}Mn_{1/3}O₂(NCM)微粒子(1 ~2 μ m)の合成を行い、そのリチウム二次電池特性を明らかにする。さらに、その成果を 基盤にゾルゲル法により、LiNbO₃コーティング NCM 微粒子の合成を試みる。

2. 実験装置および実験方法

2.1 実験装置

NCM 前駆体の合成には、前報³⁾で報告済みの横型噴霧熱分解装置を用いた。この実験 装置は主に、液滴生成部、反応炉、粒子回収部から成っている。微小液滴の生成には周波 数1.7MHzの超音波ネブライザーを使用した。ネブライザーから発生する微小液滴はキ ャリアーガスに同伴され、反応器に導入される。反応器は横型抵抗加熱炉内に内径 90mm、有効長さ約1500mmの石英管を挿入したものからなっている。反応器に導入さ れた噴霧液滴は、その表面からの溶媒の蒸発、溶質の析出、乾燥、熱分解等のプロセスを 経て固体微粒子となる。生成した固体粒子の捕集には拡散荷電型静電捕集器を用いた。静 電捕集器からの排出ガスは有害ガスを取り除くために、コールド・トラップを通して大気 中に排出される。

NCM 前駆体微粒子の合成には、原料塩として、硝酸リチウム、硝酸ニッケル、硝酸コ バルトおよび硝酸マンガンを用い、それらを目的物質の量論比で蒸留水に溶解し、原料溶 液を調製した。噴霧熱分解合成は、合成温度 400~600℃の範囲で空気ガス流量を 2L min⁻¹の条件で行った。その後、得られた試料を空気ガス雰囲気下 700~900℃の条件で 4 ~10 時間、二次焼成することで目的物質を合成した。NCM 粒子表面への LiNbO₂ のコー ティングは、ゾルゲル法により行った。

2.2 試料の分析方法

合成された試料の結晶相の同定は粉末X線回折(XRD)を用いた。また、その表面形態 の観察は、走査型電子顕微鏡(SEM、KEYENCE 製、VE-8800)を用いて行った。さらに、 試料の化学組成を高周波誘導結合プラズマ発光分光分析装置(ICP-OES 島津製作所製、 ICPS-7510)によって分析した。

2.3 電気化学測定

電気化学測定は、CR2032型コインセルを用いて行った。この際、対極(負極)には金属 リチウムを用いた。また、作用極(正極)には活物質として NCM および LiNbO₃ 被覆 NCM、導電助剤としてアセチレンブラック(電気化学工業製, DENKA BLACK)、結着材 としてポリフッ化ビニリデン(PVdF)をそれぞれ重量比率で 80:10:10の割合で混合し、 有機溶媒中に分散させてスラリーを調製した。これをドクターブレード法によりアルミ箔 に塗布しフィルム状に成形したものを用いた。この作用極試料は、383K で6時間真空乾 燥した。

電解液は EC と DMC を体積比で 1:1 に混合した溶液に六フッ化リン酸リチウム (LiPF6) を 1mol L¹の濃度になるように調製したものを用いた。セルの組み立ては高純度アルゴ ンガスで満たされたグローブボックス内で行った。定電流充放電測定は、多重チャンネル 電池テスター (Hokuto Denko, HJ 101 mSM8A)を用いて、0.1C レート (1C=200 mA g¹)で 行われた。この際、カットオフ電位を2.5~4.5Vとした。すべての電気化学測定は室温 で行った。

3. 実験結果および考察

噴霧熱分解法より400~600℃の温度で 合成した試料の XRD パターンを Fig.1 に 示す。比較のために ICSD のカードデータ も図に示した。すべての試料は同様の回折 パターンを示したが、噴霧液滴の反応器内 での滞留時間が短いため結晶性の低い試料 が得られた。そこで、噴霧熱分解法で合成 した試料を空気雰囲気で800℃、6hの焼成 を行った。Fig.2 に焼成後の各試料の XRD パターンを示す。すべての試料がa -NaFeO2の結晶構造を有し、不純物相の存 在は見られない。また、(006) / (102) 回折 ピークと(108) / (110) 回折ピークが明確に 分離していることは、焼成後の試料は規則 正しい六角形層状構造を有していることが 示唆される。

Table.1 にリートベルト解析より計算し た格子定数と(003) / (104) 回折ピークの強 度比を示した。一般的に、NCM 材料に対 して c/a の値が大きいほど規則正しい層状 構造を持つと知られているため、噴霧熱分 解温度 500℃で合成した試料が最も規則正 しい層状構造を持っていると考えられる。 また、(003) / (104) ピークの強度比は、結 晶格子内で Ni²⁺ と Li⁺ の位置が入れ替わっ



Fig. 1 XRD patterns of the samples prepared at different spray pyrolysis temperatures.



Fig. 2 XRD patterns of the samples synthesized at different spray pyrolysis temperatures and then followed by annealing at 800°C for 6 h.

て NCM の電気化学的性能を低下させるカチオンミックシング現象を表す指標であり、 I_{003}/I_{104} の値が1.2より小さいとその影響⁴⁾が大きいとされている。すべての試料において、 $I_{003}/I_{104} > 1.2$ であり、本試料においては、カチオンミックシングの影響は小さいと判断した。

Table. 1 Lattice parameters and intensity ratios of the samples synthesized at different spray pyrolysis temperatures and followed by annealing at 800°C for 6h.

SP temp.	a (Å)	c (Å)	c/a	I ₀₀₃ /I ₁₀₄
400°C	2.862	14.25	4.979	1.33
500°C	2.861	14.25	4.981	1.32
600°C	2.862	14.25	4.979	1.32

SP temp.	Chemical composition			
	Li	Ni	Co	Mn
400°C	1.00	0.34	0.33	0.34
500°C	1.00	0.34	0.33	0.34
600°C	1.00	0.34	0.33	0.34

Table.2 Chemical composition of the samples prepared at different spray pyrolysis (SP) temperatures.



Fig. 3 SEM images of the samples prepared at 400 $^\circ C$, 500 $^\circ C$, and 600 $^\circ C$, respectively, by spray pyrolysis without and with annealing at 800 $^\circ C$ for 6 h.

Fig.2 に示した試料についてその化学組成を ICP-OES 分析より測定した。その結果を Table.2 に示す。噴霧熱分解温度 400~600℃で合成した試料を、その後、800℃で 6h 焼成 することで、化学量論組成の目的物質が合成されたことが確認できる。

各噴霧熱分解温度で合成された試料の焼成前後のSEM 画像をFig.3 に示す。噴霧熱分

解法より合成された試料は、直径 0.5 ~3μm 程度の表面が滑らかな球状粒 子であったが、焼成後、微小な一次粒 子が凝集した多孔質球形粒子となっ た。多孔質粒子は大きい表面積と空孔 体積を持ち、Li+の拡散距離を短縮し、 サイクル中の体積変化を緩和する効果 も期待できる。

Fig.4に400~600℃で噴霧熱分解合 成後、800℃で6h、焼成した試料の初 期充放電曲線を示す。電流密度は 20mAg¹(0.1C)とした。いずれの試 料においても3.7V付近に電位プラト ーが見られ、これはNi²⁺/Ni⁴⁺の酸化 還元反応に由来すると考えられる。噴 霧熱分解法により400,500,600℃で合 成後、800℃で6h、焼成した試料の初 期放電容量は、それぞれ156,163, 158mAhg¹であった。

400~600℃で噴霧熱分解合成後、 800℃で6h焼成処理した試料の電流 密度0.1℃におけるサイクル特性を Fig.5に示す。噴霧熱分解温度400, 500,600℃の試料において、30サイク ル後(測定期間20日)でそれぞれ139, 153,148mAhg¹の放電容量を示した。 噴霧熱分解温度500℃の試料は最も高 い初期放電容量と良好なサイクル特性 を示した。以上の結果より、 $I_{003}/I_{104}>1.2$ でc/a比が最も大きい試料(噴 霧熱分解温度500℃、焼成温度800℃、



Fig. 4 Initial charge-discharge curves of the samples synthesized at different spray pyrolysis temperatures followed by annealing at 800°C for 6h. Current rate: 0.1C, Potential range: 2.5V~4.5V.



Fig. 5 Cyclability of the NCM samples synthesized at different spray pyrolysis temperatures followed by annealing at 800°C for 6h. Current rate: 0.1C, Potential range: $2.5V \sim 4.5V$.

6h)が最も大きい初期放電容量と良好なサイクル特性を示すことを明らかにした。以後、 噴霧熱分解温度を 500℃とし、焼成温度を 700~900℃、焼成時間を 4~10h と変化させて 目的物質の合成を行うとともに、その電気化学特性を調べた。その結果、噴霧熱分解温度 500℃、焼成温度 800℃、焼成時間 6h で合成した試料が最も優れた電池特性(0.1C で初期 放電容量:163 mAh g¹, 30 サイクル後の放電容量:153 mAh g¹)を示した。

次に、NCM 粒子の表面への LiNbO₃のコーティングを、遊星ボールミルを用いてゾル ゲル法により行った。金属リチウムとニオブエトキシドを溶解させたエタノール溶液に、 前述の最適条件で合成した NCM 粒子を分散させ、蒸留水を少量加えた。このスラリーを 遊星ボールミルで 200 rpm、30 min 処理し、その後、60℃で 8h、乾燥した。さらに、得ら れた試料を空気雰囲気、400℃で 30 min 熱処理した。なお、LiNbO₃ が合成できることを確 認するために、エタノールに金属リチウムとニオブエトキシドのみを溶解させた溶液を前述の処理を行い、得られた試料がLiNbO3であることを粉末X線回折により確認した。

Fig.6 に様々な LiNbO₃ コーティング量で合成した試料の XRD パターンを示す。いずれ のコーティング量に対しても NCM 由来の回折ピークのみが得られた。

様々な LiNbO₃ コーティング量で合成した LiNbO₃ コーティング NCM を正極活物質と して用いて、対極に金属リチウム、電解質として有機電解液(LiPF₆ in EC+DMC)を用いた ハーフセルを作製し、充放電サイクル試験を行った。その結果を Fig.7 に示す。LiNbO₃ のコーテイング量が 4 mol% 以上になると、放電容量がコーティングしていない場合より も明らかに小さくなり、サイクル特性も悪くなっている。







Fig. 7 Cycle performance of the NCM with and without $LiNbO_3$ coating at 0.1C rate in 2.5-4.5V voltage range.

4. まとめ

噴霧熱分解法とその後の焼成により、多孔質球状 NCM 微粒子を合成することに成功した。この材料は、0.1C の充放電速度において 163 mAh g¹の初期放電容量を示すことを明らかにした。さらに、多孔質球状 NCM 粒子の表面への LiNbO₃のコーティングを、遊星 ボールミルを用いてゾルゲル法により行った。その結果、LiNbO₃のコーティング量が NCM の放電容量およびサイクル特性に影響を与えることを明らかにした。今後、これら の結果を踏まえて流動層滴下熱分解法を用いた NCM 微粒子の表面への LiNbO₃のコーティング

5. 謝辞

本研究を行うにあたり、研究助成を頂きました日本板硝子工学助成会に深く感謝いたします。

6. 参考文献

- 1) J. Haruyama, K. Sodeyama, L. Han, K. Takada, Y. Tateyama, Chem. Mater., 26, 4248 (2014).
- 2) 高村仁,まてりあ,56,135(2017).
- 3) I. Taniguchi, Mater. Chem. Phys., 92, 172 (2005).
- 4) T. Ohzuku, A. Ueda, M. Nagayama, Y. Iwakoshi, H. Komori, Electrochim. Acta. 38 1159 (1993).