## グロー放電発光分析法による **Technical** 急速充放電時の反応分布評価 Report

近年では車両電動化ニーズの高まりにより、車載用二次電池は、航続距離増大のための高容量 化、充電時間短縮のための急速充電対応といった課題解決が望まれている。その中で、本稿では充 放電中におけるリチウムイオンの動きに着目した。急速な充放電によってリチウムイオンは電極中 に偏在することが知られている1)、2)。これらは電池性能や安全性の観点で懸念となるため、電極中 のリチウムイオン分布を知ることは電極設計を検討する上で重要な指針となる。そこで当社では、 特徴的な分析設備・サンプリング方法を組み合わせることにより、リチウムイオン分布を評価する ことを可能とした3)、4)。本稿ではこの評価方法を紹介する。



技術本部 材料ソリューション事業部 応用物理技術部

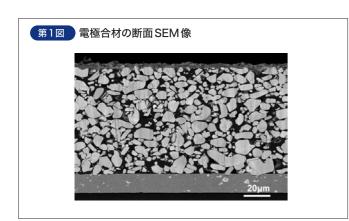
常石 英雅

# G-1 GD-OESによる電極深さ方向 Li 濃度分布の可視化

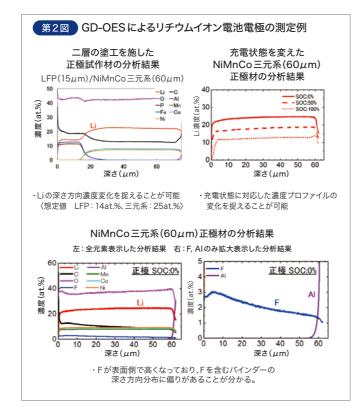
リチウムイオン電池の電極は金属箔の集電体の上に厚さ50~ 100µm程度の合材層を塗工して作製される。また合材層は粒径 数μm~数十μm程度の活物質、および粒径数十nm程度の導 電助剤をバインダーと混ぜ合わせて作製される(第1図)。

このような電極に対し、その内部の分散状態を観察する際は断 面SEMが活用され、活物質表面のごく薄いSEI(Solid Electrolyte Interphase)被膜を評価する際はXPSが活用されるなど、目的に 合わせてさまざまな評価手法が使い分けられている。一方で、電極 内のリチウムイオンの偏在を可視化する簡便な方法は確立されて おらず、放射光施設をもちいた実験などでしか実現されていない。

グロー放電発光分析法(GD-OES; Glow Discharge-Optical Emission Spectroscopy)は、試料表面-筒状対極間でプラズマ を発生させ、試料表面をプラズマに照射し、スパッタされた成分を 同プラズマ内で発光分析するというユニークな分析手法である。φ 4mmという比較的広いエリアをスパッタすることができ、100μm 超という深くまで掘り進めることができる。元素分析については発 光分析を採用しているために、電子分光等で感度確保が困難な



軽元素(Li)を高感度に検出・定量評価できるという特徴をもつ。 すなわち、Liの電極厚さ方向 濃度分布を取得するうえで、最適な 仕様を持つ設備であるといえる。測定例を第2図に示すが、深さ 方向のLi濃度の変化や、充放電に伴ったLi量の変化が観察され ている。また、バインダーのような活物質の粒の間に微量で不均一 に含まれる成分も、面方向に広く平均化された結果、深さ方向の 偏在を精度良く検出することができる。



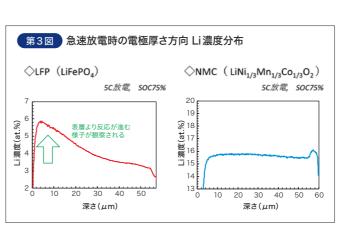
# G-2 急速充放電時のリチウムイオン分布

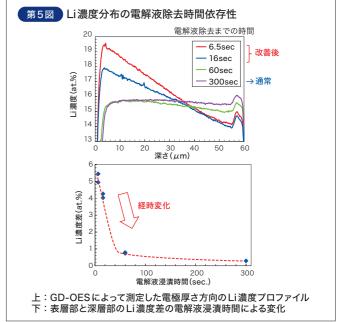
前述の通り、リチウムイオン電池を急速充放電させた際、リチウ ムイオンが挿入・脱離しやすい部分から優先的に反応することによ り、反応ムラが生じることが知られている。特に電極厚さ方向では、 対極と近い電極表面がより反応しやすく、リチウムイオンの偏在が 生じていると予想される。そこで急速放電させた正極材について、 GD-OESをもちいて電極厚さ方向のLi濃度分布を調査した。

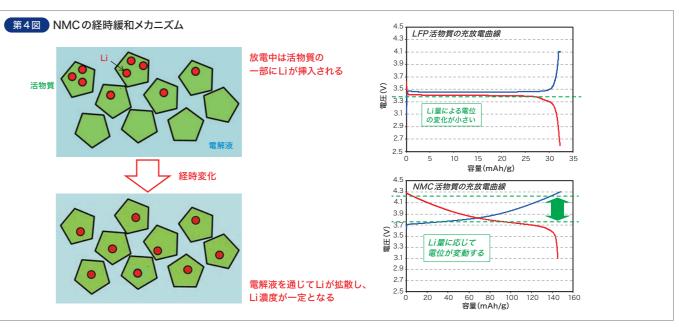
活物質はリン酸鉄リチウム(LFP; LiFePO<sub>4</sub>)、三元系(NMC; (LiNi<sub>1/3</sub>Mn<sub>1/3</sub>Co<sub>1/3</sub>O<sub>2</sub>)の2種類をもちい、5Cの放電レートにて SOC100%~SOC75%まで放電を行った正極シートのGD-OES 測定結果を第3図に示す。LFPをもちいた電極では表層側でLi濃 度が高い様子が確認されたが、NMCをもちいた電極では深さ方 向にLi濃度はほぼ一定であった。この結果は、LFPは反応ムラが 生じやすく、NMCでは生じにくいと解釈できるが、当社では充放 電直後からGD-OES測定に至るまでの時間でリチウムイオンが移 動してしまった可能性に着目した。すなわち、NMCをもちいた電極 では、充放電停止直後にリチウムイオンの偏在が生じていても、そ れぞれの活物質の持つリチウムイオン数の大小による電位差が大 きいため、これを駆動力としてリチウムイオンの数が均一化するの ではないかと考えた(第4図)。一方のLFPでは電位差が小さく、 上記のような駆動力が小さいため、偏在化した様子が均一化せず

そのまま観察されたものと考えられる。

上記の仮説を検証するため、充放電直後に電解液をごく短時 間で除去する工程を発案した。リチウムイオンが活物質 - 活物質 間を移動するためにはイオン経路となる電解液が必須であるた め、電解液を短時間で除去することによりリチウムイオン数の均一 化が抑制されると考えた。NMCをもちいた電極にて、充放電停止 直後から電解液除去するまでの時間を6.5秒、16秒、60秒、300 秒と掃引し、各条件の電極をGD-OESにて測定した結果を第5図 に示す。電解液除去までの時間が短時間であるほど大きく表層側 にリチウムイオンが偏在している様子が観察された。この結果より 仮説が正しいことが立証され、また電解液除去までの時間が短け れば短いほど充放電中のリチウムイオンの様子が可視化できると いうことが分かった。





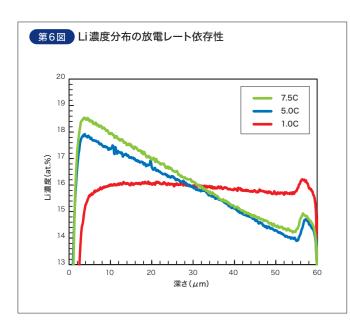


# G-3 電極設計パラメータによる反応分布の変化

本項からは、上述の通り考案・検証を経た本手法を適用し、さま ざまな電極で実験を行った事例を紹介する。

### 3.1 充放電レートを変えた際の反応分布

正極材にNMCをもちい、放電レートを変え、SOC100%~SOC 75%まで放電した電極での実験結果を第6図に示す。1Cのような 低レートでは偏在が生じない電極であっても、5Cや7.5Cといった 高レートであればリチウムイオンの偏在が生じている。これらの結 果は高レートであるほど反応分布が生じやすいという従来知見と 矛盾しない。ガソリン車にかかる給油時間を仮に3分とすれば、同 じ時間で充電するためには20Cという高い充放電レートが必要と される。充放電レートに応じた電極中の反応の様子を調査するこ とは、急速充放電時に効率的に活物質を活用するために有効な 情報であると考える。



### 3.2 電極密度を変えた際の反応分布

電極密度を2.1g/cc, 2.5g/cc, 2.9g/ccと変え、5Cの放電 レートにて、SOC100% ~ SOC75%まで放電した電極での実験 結果を第7図 左に示す。縦軸には、表層近傍の極大値と深部の 極小値の差を算出したものを濃度差としてプロットしている。電極 密度2.1g/ccから2.5g/ccでは、その濃度差は若干おおきくなる 程度であったが、2.9g/ccでは急激に増大する傾向が得られた。

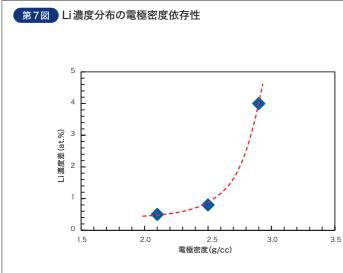
また、第7図 右に2.1g/ccと2.9g/ccの充放電レート依存性を 示す。低レートでは同程度の変化しかないが、5Cでかなり大きな 差が生じている。しかし、その先の7.5Cでは2.9g/ccの電極で あっても濃度差はそれほど大きく増大していない。7.5Cでは 2.1g/ccの電極も濃度差が微増する傾向が見られており、低密度 電極であってもレートが高くなれば濃度差が大きくなることが分

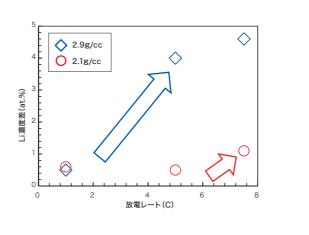
これらの要因は、高密度であるほど電極内の電解液の体積分 率が減り、電解液-活物質界面の面積が減少するために深部にリ チウムイオンが挿入される頻度が減ったものと考えられる。また、 同様の要因により、電極内部で生じる活物質間の電位差を駆動 力としたリチウムイオンの拡散(均一化)の速度も低下しているもの と考えられる。

単位体積あたりの容量を増やすために電極の高密度化が有効 であるが、密度が高過ぎると高レートでの活用が難しくなるため、 用途を踏まえバランスの取れた電極設計が重要であるといえる。

### 3.3 電極膜厚を変えた際の反応分布

電極膜厚を40µm, 58µm, 76µmと掃引した実験結果を第 8図に示す。特に厚膜化した76µm厚の電極では、SOC100%~ 75%の放電ができず、82%までしか放電できなかった。厚膜であ るほどLi濃度プロファイルの傾きが大きく、強く偏在している様子 が観察される。





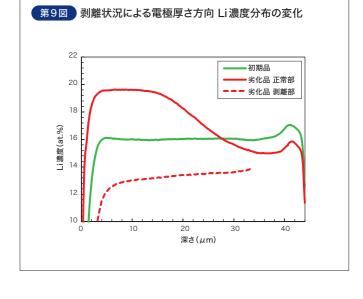
### 第8図 Li 濃度分布の電極厚さ依存性 — 40µm厚 **—** 58μm厚 76µm厚 € <sup>3.5</sup> 40μmβ 2.5 **—** 58μm厚 76μm厚 10 20 30 50 60 70 SOC(%) 左: 充放電カーブ、右: 電極厚さ方向 Li 濃度プロファイル

これらの結果は、厚膜であるほど高容量であるため、同一充放 電レートでの電流量が増え、単位面積当たりに流れ込むリチウム イオンが多くなったことが要因であると考えられ、すなわち3-1項 にて示したレートに依存する変化に近い現象が生じたものと推察 される。また、特に76µm厚の電極では、表層のリチウムイオン量 が過剰に多くなりリチウムイオンが挿入困難なってしまったことに より内部抵抗増大が生じ、大きな電圧降下によって下限電圧に到 達したものと考えられる。

厚膜化することにより集電体やセパレータの量を変えず容量増 ができるため、高容量化に有効といえる。厚膜・高密度化は高容量 化に有効であるが、一方で急速充電対応には不向きであり、この ようなトレードオフのなかで最適な電極設計が望まれている。

# 3.4 電極面内で生じる反応分布

所測定することによって、面内の反応分布も評価できる。第9図 に、60°C 200cycleの劣化試験後の、電極面積の半分ほどが集 電箔より剥離してしまった電極について、これまでと同様に5Cの 放電レートにて、SOC100%~SOC75%まで放電した結果を示 す。劣化前の電極(初期品)ではリチウムイオンは電極厚さ方向に 均一であるが、劣化品の剥離部ではリチウムイオン濃度が低く、一



方で劣化品正常部では、リチウムイオン濃度が高く、かつ表層へ の偏在も生じている様子が観察された。

これは、剥離によって導電パスが不十分となり剥離部では充放 電反応は起こらず、正常部に集中したためと考えられる。このように φ4mmのGD-OES分析点を多点評価することにより、面内方向 の反応分布も解釈可能となる。

本稿ではLi濃度が定量可能な分析設備としてGD-OESを活用し、電解液を短時間で除去する方法と組み合わせ、Li濃度より充放電 中のリチウムイオンの動きを調査する方法を紹介した。反応分布はこれまでも大型設備や専用設備のその場観察よって評価されてきた が、電解液を短時間で除去し電極内部の経時変化を抑制したことにより、一般的な分析方法の大半が適用可能となる。例えば、SPMに よる2次元電位マッピング5)による特異な活物質の発見し、その特異部についてTEM観察によってさらに詳細な解析を進めるなど、これ までの劣化解析とほぼ同様の解析ノウハウが適用可能となる。今後も評価する現象に合わせ最適なサンプリング方法・分析方法を発案・ 考案し、分析ニーズに的確に応えられる技術を提供していきたい。

参考文献 \*1) J. Liu et al.: J. Phys. Chem. Lett., Vol. 1(2010), No. 14, p. 2120.

- \*2) K. Mima et al.: Nucl. Instrum. Methods Phys. Res. Sect. B, Vol. 290(2012), p. 79.
- \*3) 常石英雅ほか: 第56回電池討論会講演要旨集(2015), 3M09, p. 54
- \*4) 常石英雅ほか: 第57回電池討論会講演要旨集(2016), 3C04, p. 203
- \*5) 常石英雅: こべるにくす, Vol. 28(2020), No. 50, p. 13