BL46XU

硬 X 線光電子分光法を用いたリチウムイオン蓄電池用 シリコン系電極の表面被膜に関する研究 A Study on Solid Electrolyte Interphase of Silicon-based

Negative Electrodes for Lithium-ion Battery by Hard-X-ray Photoelectron Spectroscopy

<u>駒場 慎一</u>^a, 久保田 圭^a, 多々良 涼一^a, 福西 美香^a 伊集院 泰行^a, 水田 浩徳^b, 安野 聡^c <u>Shinichi Komaba</u>^a, Kei Kubota^a, Ryoichi Tatara^a, Mika Fukunishi^a, Hiroyuki Ijuin^a, Hironori Mizuta^b, and Satoshi Yasuno^c

^a東京理科大学,^b和光純薬工業(株)(現 富士フイルム和光純薬(株)), 。高輝度光科学研究センター ^aTokyo University of Science, ^bWako Pure Chemical Industries, Ltd. (present affiliation: FUJIFILM Wako Pure Chemical Corporation), ^cJapan Synchrotron Radiation Research Institute

リチウムイオン電池は充電時に負極材料表面に形成される不動態被膜によって電解液の還元分 解を防いでいる。しかし、Si系電極ではLi挿入に伴うSiの膨張、微細化が被膜の劣化を招くとさ れている。本研究では、硬X線光電子分光法を用いて、架橋型ポリアクリル酸ナトリウムを結着 剤として使用したSi系負極上に形成される表面被膜を分析し、放電時の上限カットオフ電位の違 いによる表面被膜への影響を調査した。その結果、放電時の上限カットオフ電位を低くすると、充 電時に形成された表面被膜の溶解が抑制され、被膜が安定に保たれることが示唆された。

キーワード: リチウムイオン電池、シリコン、被膜、硬X線光電子分光法

背景と研究目的:

近年、リチウムイオン二次電池は、小型電子機器から電気自動車の電源や電力貯蔵システムな どへと用途が拡大しており、さらなる高容量・高エネルギー密度化を可能にする電極材料の開発 が強く求められている。負極材料には一般的に黒鉛が用いられているが、近年は黒鉛よりも高容 量を示す Si が利用されつつある。一般的にリチウムイオン二次電池では、初回充電過程において、 電解液が負極材料表面で還元分解し、堆積することでリチウムイオンは通し、電子は通さない不 動態被膜を形成し、この被膜が電解液の更なる分解を防いでいる。Si 系負極では、充電時のリチ ウム挿入に伴ってSiの体積が約4倍に膨張するため、Si表面に形成した不動態被膜に亀裂が生じ、 被覆されていない Si 表面が現れることで、電解液が分解する。また、放電時に高電位領域で被膜 が酸化分解もしくは溶出するという報告もある。度重なる電解液の分解は被膜抵抗の増大、電極 内の電子伝導経路の消失につながり、充放電を繰り返すことで容量が著しく減少する。したがっ て、Si 系負極では、Si/電解液界面の制御が電池特性向上の鍵となる。

我々は Si 系負極の結着剤選択の重要性とともに[1,2]、電極上の被膜が酸化分解/溶出しない電 位範囲を検討し、負極の上限終止電位を下げることで、容量維持率と充放電効率が向上すること を見出した[2,3]。これは負極の上限終止電位すなわち放電電圧の制限によって被膜の劣化を抑制 し、充放電サイクル特性が向上したと考えられる。

本研究では、Si 系負極の上限電位の低減による被膜への影響を明らかにするため、異なる電位 範囲で充放電した Si 系負極材料の表面を、非破壊かつ電極深部まで分析可能な HAXPES 測定を用 いて調査した。

実験:

活物質である Si と黒鉛、導電剤としてアセチレンブラック(AB)、結着剤として架橋型ポリア クリル酸ナトリウムを重量比 30:50:10:10 で混合し、イオン交換水を加えてスラリーを作製し、 銅箔上に塗布、乾燥することによって、Si 系合剤電極を調製した。これを作用極とし、対極には Li 金属、電解液には 1 mol dm⁻³ LiPF₆/炭酸エチレン:炭酸ジメチル(EC:DMC, 1:1 v/v)を使用してコ インセルを作製した。充放電試験では 0.0–0.5 V、0.0–0.7 V、0.0–2.0 V (vs. Li)の 3 つの電圧範囲で、 1 サイクルまたは 10 サイクル定電流充放電を行った。試験後セルを解体し、作用極を DMC で洗 浄後、乾燥して測定試料を調製した。大気暴露による表面の汚染を避けるため、試料は Ar 雰囲気 下のグローブボックス中で準備し、トランスファーベッセルを用いて移送した。

HAXPES 測定は BL46XU で行い、Scienta Omicron R-4000 電子エネルギー分析器を用いた。励起 X 線のエネルギーは 7.94 keV、光電子放出方向に試料平均表面から脱出角 80 度、アナライザーの パスエネルギーを 200 eV とし、中和銃は使用せずに測定した。得られたデータのエネルギーは sp² 炭素(-C-C-)のピーク位置を 284.5 eV として校正し、強度はスイープ回数で規格化した。なお、sp² 炭素が明瞭に観察できなかったスペクトルについては、チャージアップが他サンプルと同程度で あると仮定し、平均シフト量と同じだけシフトさせた。バックグラウンドは Linear 法で推定した。

結果および考察:

図 1(a)に 0.0-0.5 V、0.0-0.7 V、0.0-2.0 Vの電圧範囲で1 サイクル充放電させた Si 電極の充放電 前後の C1s に対応する HAXPES スペクトルを示す。充放電前の電極(pristine)では結着剤の-COO-、 -C-O-C-、-C-COO-、-CH2-C-に由来するピークがそれぞれ 288、287、286、285 eV に、導電剤の sp² 炭素に由来するピークが 284.5 eV に観察された[2,3]。1 サイクル充放電後も、カットオフ電位が 0.7 と 2.0 V の電極でそれぞれのピークが見られた。0.5 V カットオフとした電極では導電剤由来の ピーク(284.5 eV)は見られず、Liアルキルカーボネート等に由来するピーク(288,287 eV)が観 測された[2,3]。これは放電電位が低いことにより Si 内に残留した Li が試料移送中にトランスフ ァーベッセル内の揮発溶媒やわずかな空気と反応して表面に析出したと考えられる。また導電材 由来のピークはカットオフ電位が低いほど強度が弱いことから、低いカットオフ電位では表面被 膜が厚いことが示唆される。図 1(b)に 1 サイクル後の Si 1s スペクトルを示す。pristine 電極では Si やSiOっに由来するピークが見られる一方で、0.7V、2.0Vカットオフの電極ではLi,SiO,のピーク が観察された[2,3]。一方で0.5 V カットオフの電極ではLivSiOvのピークは見られない。このこと からも 0.5 V カットオフの電極では被膜が厚いことが予想される。充電中に低電位に曝される Si/ 黒鉛電極では、生成する表面被膜は電解液成分の還元分解物で構成されるため、高電位まで放電 すると被膜が酸化されて溶解すると考えられる。このことから、0.5Vカットオフ電極で観測され た厚い被膜は、放電時のカットオフ電位が低いことで、充電時に形成された被膜が放電時に酸化 溶解しづらく、厚いまま保持されたことに因ると考えられる。

また、10 サイクル後の C1s スペクトルを図 1(c)に示す。1 サイクル後に比べ sp²C 由来のピーク が大幅に小さくなっており、被膜成分の経サイクルによる堆積が予想される。また、どの試料でも 1 サイクル後で見られたピークに加えて、電解液の分解生成物である Li₂CO₃ 由来のピーク (292 eV) が観測された。また、カットオフ電位が 0.5 と 0.7 V の電極では、Li₂CO₃ 由来のピークがはっ きりと見られるが、2.0 V で終止した電極ではほとんど見られない。さらに、sp²C 由来のピークの 相対強度はカットオフ電位が低いほど小さい。また Si 1s スペクトルを図 1(d)に示す。充放電を繰 り返すことによって Si 由来のピークはほとんど観察できなくなっている。これらのことから、充 放電を繰り返すことで電極材料表面に電解液分解物が堆積し、その厚さは放電時の負極のカット オフ電位が低いほど厚く、電位を下げることで被膜の酸化溶出が抑制されたと考えられる。



図 1. 異なる上限カットオフ電位で充放電させた後の Si/黒鉛電極および pristine 電極の C1s および Si 1s スペクトル。(a) 1 サイクル後の C1s スペクトル、(b) 1 サイクル後の Si 1s スペクトル、(c) 10 サイクル後の C1s スペクトル、(d) 10 サイクル後の Si 1s スペクトル。

結論:

本研究では、HAXPESを用いることで上限カットオフ電位による Si 系負極材料表面被膜への影響を明らかにした。放電時の上限カットオフ電位を低下させると、充電時に形成された表面被膜の溶解が抑制され、被膜が安定に保たれることが示唆された。充放電に伴う被膜の劣化機構を詳しく理解することで、リチウムイオン二次電池のさらなる性能向上につながると期待する。

参考文献:

- [1] S. Aoki et al., J. Electrochem. Soc., 162, A2245 (2015).
- [2] T. Mochizuki et al., ACS Sustainable Chem. Eng., 5, 6343 (2017).
- [3] M. Fukunishi et al., J. Phys. Chem. C, 120, 15017 (2016).

(Received: October 21, 2020; Accepted: August 20, 2021; Published: October 29, 2021)