

# **Research Progress in Alloy-Based Anode Material for** Lithium-Ion Battery

#### Dan Shao, Jiancai Xiao, Guoen Luo, Xiaoyuan YU\*

Institute of Biomaterial, College of Science, South China Agricultural University, Guangzhou, China, 510642 E-mail: vuxiaovuan@scau.edu.cn

**Abstract:** The research of alloy-based anode materials with high energy density for lithium-ion battery toward the development of three aspects: the small particles (nano-) development; single opposite multi-phase development and doped non-active material. Research progress in alloy-based anode materials, including Sn, Si, Ti-based alloys and transition metal oxide was reviewed. The preparation method, performance, latest improvement progress and the problems in the research and development of alloy-based anode materials were systematically introduced.

Keywords: lithium -ion battery; alloy-based anode material; research progress

# 锂离子电池合金负极材料的研究进展

#### 邵 丹,肖建材,罗国恩,禹筱元\*

华南农业大学理学院生物材料研究所,广州,中国,510642 E-mail: yuxiaoyuan@scau.edu.cn

**摘 要:**高能量密度的锂离子电池合金负极材料的研究主要朝三个方面发展:向微小颗粒(纳米级)发展; 单相向多相发展;掺杂非活性材料。本文综述了合金负极材料重点研究的锡基、硅基、钛基和过渡金属氧 化物材料的研究进展,并系统阐述了这四种负极材料的制备方法,性能特点、改性现状及存在的问题。

关键词: 锂离子电池; 合金负极材料; 研究进展

# 1 引言

锂离子电池作为新型绿色无污染的化学电源,具 有高电压、大容量、循环性能佳等优点<sup>[1]</sup>。寻找性能 优异的负极材料是研发锂离子电池的关键之一。碳材 料是最早应用在商业锂电池中的负极材料。但是,电 容量密度低、不可逆损失大、高温时安全性低等缺点 限制了碳负极材料的发展。寻找其它性能更为优异的 非碳(合金)负极材料越来越为人们所重视。本文对 近几年来锂离子合金负极材料中的锡基、硅基、钛基 和过渡金属氧化物负极材料的研究进展进行综述。

# 2 锡基材料

锡的理论储锂容量为 994mAh/g。其嵌锂电压 (1.0~0.3V) 高于金属锂的析出电压,可以解决大电

流充放电过程中金属锂的沉积问题。

#### 2.1 金属锡

金属锡具有良好的延展性,但其宏观机械性能无 法抵抗合金/脱金化过程中产生的应力。材料在充放电 过程中易粉化,使充放电循环性能受到影响<sup>[2]</sup>。C.M.Li 等<sup>[3]</sup>发现随着Sn箔厚度的减小其电化学性能将有所改 善。T.Zhang等<sup>[4]</sup>用激光诱导气相沉积法制备出粒径为 5~80 nm的金属锡负极材料,0.01~2V下材料的首次 充电比容量904.4mAh/g,10次循环后电容量保存率仅 存50%。金属锡的纳米化在一定程度上能改善材料的 电化学性能,但因其表面能高引发的团聚现象会造成 容量下降。

除纳米化外,研究者们通过引入主体框架材料以 缓冲充放电过程中体积变化,保证锡颗粒的分散度, 防止团聚现象发生。B.K.Guo 等<sup>[5]</sup>选用 HCS 为缓冲体 系,通过水热合成法将 Sn 均匀的钉扎在其表面上制成 HCS-Sn-C 复合材料,有效缓解充放电过程中 Sn 纳米 颗粒的团聚。材料在 0~3V 电压下充放电测试,30

资助信息: 广东省自然科学基金[9151064201000039]、广东省科技 计划项目[2009B010900025]、华南农业大学"211 工程"三期重点 建设项目(2009B010100001); 通讯作者: 禹筱元, 女, 副教授, 博士, Tel:020-85280325



次循环后的可逆放电比容量稳定在 400 mAh/g。

# 2.2 锡基氧化物

H.Qiao<sup>[6]</sup>和 X.W.Lou 等<sup>[7]</sup>分别制得实心和空心 SnO<sub>2</sub>@C 纳米微球。材料均表现出良好的电化学性能。 这是由于 C 球体壳层具有弹性,在一定程度上可以抵 御体积变化过程中产生的应力。X.X.Ji 等<sup>[8]</sup>用两步水 热合成法先制备出 SnO<sub>2</sub>纳米棒阵,再进行碳包覆。得 到的材料在 0.005~2.5V 电压下充放电测试,50 次循 环后仍然有 585mAh/g 的放电比容量。

在对 CdSnO<sub>3</sub><sup>[9]</sup>、Mn<sub>2</sub>SnO<sub>4</sub><sup>[10]</sup>等材料的研究中发现, 在锡的氧化物中引入其他元素,可以使材料具有较高 的比容量和良好的倍率特性。N.Jayaprakash 等<sup>[11]</sup>利用 尿素辅助燃烧法合成出纳米 Li<sub>2</sub>MgSnO<sub>4</sub> 负极材料。0~ 3.5V 的首次可逆放电比容量为 794mAh/g。30 次循环 后放电比容量维持在 590 mAh/g,与纯的锡氧化物相 比,具有更好的电化学性能。

# 2.3 锡合金

引入另一种较软的金属与锡形成合金,利用其可 延性缓解体积变化,有助于提高材料的电化学性能。 插入 Si、Pb、Sb 等能与锂形成合金的金属元素,可增 加材料的电容量。D.Billaud 等<sup>[12]</sup>合成的 SnSb/C 材料 在 20 次循环内可逆放电比容量始终保持在 520 mAh/g 左右。插入 Cu、Fe、Ni 等不和锂形成合金的金属元 素可以充当缓冲基体,虽然材料的容量相对偏低,但 是材料的循环性能有所提高。N.R.Shin 等<sup>[13]</sup>制备的 Sn/Ni 合金在 25 次循环后库伦效率保持在 98.5%。综 合这两方因素考虑,F.Wang 等<sup>[14]</sup>同时引入两种金属, 通过共沉淀法制备了纳米 SnSbCu<sub>x</sub> 合金材料。在 0.02~1.5V 之间充放电测试,20 次循环后放电比容量 为 490mAh/g。

# 3 硅基材料

硅基负极材料具有高容量(理论储锂容量 4200mA/g)优势。同时锂嵌入硅的电位(低于 0.5V) 低于一般溶剂分子的共嵌入电压,高于锂的析出电位。 因此,硅基负极材料可以解决溶剂分子嵌入以及锂枝 晶析出的问题。

# 3.1 单质硅

单质硅材料在高度脱嵌锂条件下,严重的体积效 应会导致结构崩塌和电极材料的剥落。为了提高材料 的循环性能,一般采用材料纳米化方法来降低硅的体 积变化。I.Sandu等<sup>[15]</sup>通过SiBr<sub>4</sub>与Mg机械球磨制备出 15~20 nm 的Si颗粒, 20次循环后可逆放电容量为 852 mAh/g。C.K.Chan等<sup>[16]</sup>以Au做催化剂,根据气-液 -固生长模型原理在集流体上沉积了一层平均尺寸为 87nm的Si纳米线有序阵列。材料在0.2C下充放电20次, 放电比容量始终保持在3000 mAh/g以上。

在硅表面包裹一层弹性较好的金属,可通过形成 良好的导电网络来提高材料的电化学性能。G.B.Cho 等<sup>[17]</sup>用磁控溅射法制备的Si/Ni/Cu材料,在1.0C倍率下 充放电测试,经过100次循环放电比容量保持在900 mAh/g以上。H.Usui等<sup>[18]</sup>用气相沉积法在Si的表面沉积 一层Ru。该材料1000次循环后依然有570mAh/g的放电 比容量。

### 3.2 硅的氧化物

在硅中引入氧是为了缓解硅的体积效应。为了进一步提高材料的电化学性能,将材料与碳复合是常见的方法。C.H.Doh等<sup>[19]</sup>以 SiO<sub>2</sub>和石墨为原材料通过机械球磨法制备出 SiO<sub>2</sub>/C 复合材料。在 0~1.5V 的首次充放电比容量分别为 1556 mAh/g、693 mAh/g, 30 次循环的可逆放电比容量为 688 mAh/g。再将此 SiO<sub>2</sub>/C 复合材料与碳酸丙二酯、丙酮组成的有机溶剂制成溶胶,经过热处理,得到具有碳包覆活性物质结构的材料<sup>[20]</sup>。此材料在 0~1.5V 之间充放电 100 次循环后仍有 500 mAh/g 的可逆放电比容量。

# 3.3 硅的复合材料

利用复合材料各组分间的协同效应进行优势互补 是提高材料电化学性能的有效途径。Q.Si 等<sup>[21]</sup>利用聚 氯乙烯(PVC)高温裂解成无定性碳包覆在 Si 颗粒外, 制得纳米 Si/C 微球。电化学测试结果表明 Si 颗粒粒 径越小其电化学性能越好。50nm 粒径的该材料在 0.1C 倍率下充放电测试,其首次充放电可逆容量为 970 mAh/g。P.J. Zuo 等<sup>[22]</sup>将 Si/C 材料浸泡在质量分数为 5%的 KCl 溶液中,改性后的材料在 0.01~1.5V 电压 下进行充放电测试,40 次循环后材料的放电比容量为 506 mAh/g。交流阻抗实验显示,改性后材料的阻抗明 显减小了。可见,引入无机盐电解质离子可以增加硅 基材料的导电性,有效缓解电极内阻大的问题。

此外,在材料中引入碳纳米管也可以提高材料的 性能。引入的方法主要有两种:(1)直接在材料中掺 杂碳纳米管进行机械混合,Y. Zhang等<sup>[23]</sup>以普通硅粉、 石墨、碳纳米管为原材料通过机械球磨制得复合材料。 在0.01~3V, 35mA /g下的首次可逆放电比容量为2274 mAh/g, 20次循环后的放电比容量为584 mAh/g; (2) 在硅颗粒外部诱导生成碳纳米管。S.M.Jang等<sup>[24]</sup>以Fe 为催化剂,经过碳包覆、表面诱导生成碳纳米管、去除催化剂、再次碳包覆四个环节,制备出Si-CNF复合材料。分散的碳纳米管形成了良好的导电网络,保证了活性粒子之间的电接触。材料在0~1.5V, 100mA /g 恒流充放电测试,首次可逆放电比容量为1115 mAh/g, 20次循环后容量保存率为77%。

# 4 钛基材料

嵌脱锂过程中,钛离子灵活的电子结构让钛基材 料具有良好的电化学性能。特定的晶形结构可以阻挡 充放电过程中的体积变化。因而,钛基材料在充放电 过程中表现出良好的循环性能,但电子电导率低,理 论电容量低是钛基材料的两大缺点。

# 4.1 二氧化钛

为提高 TiO<sub>2</sub> 储锂量, H.Uchiyama 等<sup>[25]</sup>以 TiOSO<sub>4</sub>·x(H<sub>2</sub>O)和 SnF<sub>2</sub> 为原料用水溶液法制备出 Ti<sub>x</sub>Sn<sub>1-x</sub>O<sub>2</sub> (x=0~1.0)纳米固熔体。当 X=0.79 时, 1mol 材料可储存 0.35mol 锂离子,高于纯 TiO<sub>2</sub>的储锂量。 但 Sn 的引入使得 TiO<sub>2</sub> 晶胞体积发生膨胀,影响到材 料的循环性能。在此基础上,C.M.Park 等<sup>[26]</sup>制备了 Sn/ TiO<sub>2</sub>/C 纳米复合材料。该材料在 0~2.5V 下的首次可 逆放电比容量达 900 mAh /g,100 次循环后的放电比容 量为 610mAh /g。

有效缩短材料尺寸,可缩短 Li<sup>+</sup>在 TiO<sub>2</sub> 内部的扩 散路径,减小嵌脱锂过程对材料晶形结构的破坏。 H.G.Jung 等<sup>[27]</sup>用尿素辅助水热合成方法制备了直径为 400nm 的 TiO<sub>2</sub> 纳米微球,在 0.5C 倍率下的首次充电 比容量为 164mAh/g

#### 4.2 钛酸锂

制备特殊形貌的钛酸锂材料,可提高锂离子的扩散系数。N.He等<sup>[28]</sup>以碳微球为模板制备出分散性良好的Li<sub>4</sub>Ti<sub>5</sub>O<sub>12</sub>空心微球。此材料在2C倍率下充放电,首次放电比容量为150mA/g,200次循环后依然有149.8 mA/g的放电比容量。

碳包覆可以提高材料大电流充放电循环稳定性。 Z.J.Lin 等<sup>[29]</sup>以 LiOH·H<sub>2</sub>O、TiO<sub>2</sub>、聚丙烯酸为原料制 备出 Li<sub>4</sub>Ti<sub>5</sub>O<sub>12</sub>/C 复合材料,此材料在 8.6mA/cm<sup>2</sup>下的 首次放电比容量为 130 mAh/g, 50 次循环后容量损失



率仅为 9%。T.Yuan 等<sup>[30]</sup>用纤维素辅助燃烧法制备了 C 包覆 Li<sub>4</sub>Ti<sub>5</sub>O<sub>12</sub>材料,此材料表现出良好的循环性能。

## 5 过渡金属氧化物

根据材料嵌脱锂机理的不同,过渡金属氧化物可 以分为两类:一是锂的嵌入伴随着材料结构的变化, 没有氧化锂的生成;二是材料嵌锂的同时伴随着氧化 锂的形成,形成的氧化锂可以脱锂,从而重新形成金 属氧化物。

第一类材料有Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>、MoO<sub>2</sub>等,这类氧化物具有 良好的嵌脱锂可逆性。H.S.Kim等<sup>[31]</sup>利用β-FeOOH的 纳米短棒状结构,首先在其表面包覆一层Si材料,然 后在500℃下焙烧5h使硅壳内部的β-FeOOH转化为 α-Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>并吸附在壳的内表面,最后用NaOH去除外部 硅壳。制备出具有纳米囊结构的α-Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>材料。独特的 纳米壳鞘结构使材料表现出良好的电化学性能。此材 料在电流密度为100.7mA/g下的首次可逆放电比容量 为888mAh/g,30次循环后放电比容量为740mAh/g。

第二类材料有 Co<sub>3</sub>O<sub>4</sub>、MoO<sub>3</sub>等。L.A.Riley 等<sup>[32]</sup> 用热丝化学气相沉积法制备 5~20nm 的 MoO<sub>3</sub>颗粒。 0.1C 下 30 次循环后放电比容量为 1050 mAh/g。对比 发现,纳米尺寸的材料具有更好的循环性能。B.Liu 等<sup>[33]</sup>通过高温热解有机钴制得平均颗粒为 25nm 的 Co<sub>3</sub>O<sub>4</sub>颗粒。0.01~3V 电压下的首次可逆放电比容量 为 1090 mA/g, 100 次循环后的放电比容量为 730 mA/g。

# 6 结语

总的来说,合金负极材料目前还存在一些尚未解 决的难题。例如 Sn 基和 Si 基材料电极易粉化, Ti 基 材料导电性差,过渡氧化物不可逆容量大。因此,关 于锂电池非碳负极的研究将向着以下几个方面发展: 深入探讨非碳负极材料的电化学作用机理;继续对非 碳负极材料的改性进行系统的研究;开发新的多相分 散技术制备颗粒高度分散的复合材料;通过改进制备 方法研制出性能优良的非碳负极材料,以满足商业化 的需要。

# References (参考文献)

- Tarascon J M, Armand M, Issues and challenges facing rechargeable lithium batteries[J], Nature, 2001, 414(6861), P359-367.
- [2] Yang S F, Zavalij P Y, Whittingham M S, Anodes for lithium batteries: tin revisited[J], Electrochemistry Communications, 2003, 5(7), P587-590.
- [3] Li C M, Zhao L Z, Liu Z P, Zhang R Y, et al, Effect of Thickness of Sn Film Electrode in Lithium Ion Batteries on Its Elec-



trochemical Performances[J], Rare Metal Materials and Engineering, 2010, 39(3), P507-510.

- [4] Zhang T, Fu L J, Gao J, Nanosized tin anode prepared by laser-induced vapor deposition for lithium ion battery[J], Journal of Power Sources, 2007, 174(2), P770-773.
- [5] Guo B K, Shu J, Tang K, et al, Nano-Sn/hard carbon composite anode material with high-initial coulombic efficiency[J], Journal of Power Sources, 2008, 117(1), P205-210.
- [6] Qiao H, Zheng Z, Zhang L Z, et al, SnO<sub>2</sub>@C core-shell spheres: synthesis, characterization, and performance in reversible Li-ion storage[J], Journal of Materials Science, 2008, 43(8), P2778-2784.
- [7] Lou X W, Li C M, Archer L A, Designed Synthesis of Coaxial SnO<sub>2</sub>@carbon Hollow Nanospheres for Highly Reversible Lithium Storage[J], Advanced Materials, 2009, 21(24), P2536-2539.
- [8] Ji X X, Huang X T, Liu J P, et al, Carbon-Coated SnO<sub>2</sub> Nanorod Array for Lithium-Ion Battery Anode Material[J], Nanoscale Research Letters, 2010, 5(3), P649-653.
- [9] Sharma Y, Sharma N, Rao G V S, et al, Lithium-storage and cycleability of nano-CdSnO<sub>3</sub>as an anode material for lithium-ion batteries[J]. Journal of Power Sources, 2009,192(2), P627-635.
- [10] Lei S J, Tang K B, Chen C H, et al, Preparation of Mn<sub>2</sub>SnO<sub>4</sub> nanoparticles as the anode material for lithium secondary battery[J], Materials Research Bulletin, 2009,44(2), P393-397.
- [11] Jayaprakash N, Kalaiselvi N, Structural and electrochemical investigation of Li<sub>2</sub>MgSnO<sub>4</sub> anode for lithium batteries[J], Electrochemistry Communications, 2008, 10(6), P 891-894.
- [12] Billaud D, Nabais C, Mercier C, et al, Electrochemical lithium insertion in graphite containing dispersed tin-antimony alloys[J], Energy Conversion And Management, 2008, 49(9), P2447-2454.
- [13] Shin N R, Kang Y M, Song M S, et al, Effects of Cu substrate morphology and phase control on electrochemical performance of Sn-Ni alloys for Li-ion battery[J], Journal of Power Sources, 2009,186(1), P201-205.
- [14] Wang F, Zhao M S, Song X P, Nano-sized SnSbCu<sub>x</sub> alloy anodes prepared by co-precipitation for Li-ion batteries[J], Journal of Power Sources, 2008,175(1), P558-563.
- [15] Sandu I, Moreau P, Guyomard D, et al, Synthesis of nanosized Si particles via a mechanochemical solid-liquid reaction and application in Li-ion batteries[J], Solid State Ionics, 2007, 178(21-22), P1297-1303.
- [16] Chan C K, Peng H L, Liu G, et al, High-performance lithium battery anodes using silicon nanowires[J], Nature Nanotechnology, 2008, 3(1), P31-35.
- [17] Cho G B, Song M G, Bae S H, et al, Surface-modified Si thin film electrode for Li ion batteries (LiFePO<sub>4</sub>/Si) by cluster-structured Ni under layer[J], Journal of Power Sources, 2009, 189(1), P738-742.
- [18] Usui H, Kashiwa Y, Iida T, et al, Anode properties of Ru-coated Si thick film electrodes prepared by gas-deposition[J], Journal of Power Sources, 2010, 195(11), P3649-3654.

- [19] Doh C H, Park C W, Shin H M, et al, A new SiO/C anode composition for lithium-ion battery[J], Journal of Power Sources, 2008, 179(1), P367-370.
- [20] Doh C H, Shin H M, Kim D H, et al, Improved anode performance of thermally treated SiO/C composite with an organic solution mixture[J], Electrochemistry Communications , 2008, 10(2), P233-237.
- [21] Si Q, Hanai K, Imanishi N, et al, Highly reversible carbon-nano-silicon composite anodes for lithium rechargeable batteries[J], Journal of Power Sources, 2009, 189(1), P761-765.
- [22] Zuo P J, Yin G P, Yang Z L, et al, Improvement of cycle performance for silicon/carbon composite used as anodefor lithium ion batteries[J], Materials Chemistry and Physics, 2009, 115(2-3), P757-760.
- [23] Zhang Y, Zhang X G, Zhang H L, et al, Composite anode material of silicon/graphite/carbon nanotubes for Li-ion batteries[J], Electrochimica Acta, 2006, 51(23),P 4994-5000.
- [24] Jang S M, Miyawaki J, Tsuji M, et al, The preparation of a novel Si-CNF composite anodic material for lithium-ion batteries[J], Carbon, 2009, 47(1), P3383-3391.
- [25] Uchiyama H, Hosono E, Zhou H S, et al, Lithium insertion into nanometer-sized rutile-type Ti<sub>x</sub>Sn<sub>1-x</sub>O<sub>2</sub> solid solutions[J], Solid State Ionics, 2009, 180(14-26), P956-960.
- [26] Park C M, Chang W S, Jung H, et al, Nanostructured Sn/TiO<sub>2</sub>/C composite as a high-performance anode for Li-ion batteries[J], Electrochemistry Communications, 2009, 11(11), P2165-2168.
- [27] Jung H G, Oh S W, Ce J, et al, Mesoporous TiO<sub>2</sub> nano networks: Anode for high power lithium battery applications[J], Electrochemistry Communications, 2009, 11(4), P756-759.
- [28] He N, Wang B S, Huang J J, Preparation and electrochemical performance of monodisperse Li<sub>4</sub>Ti<sub>5</sub>O<sub>12</sub> hollow spheres[J], Journal of Solid State Electrochem, 2010, 14(7), P1241-1246.
- [29] Lin Z J, Hu X B, Huai Y J, et al, One-step synthesis of Li<sub>4</sub>Ti<sub>5</sub>O<sub>12</sub>/C anode material with high performance for lithiumion batteries[J], Solid State Ionics, 2010, 181(8-10), P412-415.
- [30] Yuan T, Yu X, Cai R, et al, Synthesis of pristine and carbon-coated Li<sub>4</sub>Ti<sub>5</sub>O<sub>12</sub> and their low-temperature electrochemical performance[J], Journal of Power Sources, 2010, 195(5), P4997-5004.
- [31] Kim H S, Piao Y Z, Kang S H, et al, Uniform hematite nanocapsules based on an anode material for lithium ion batteries[J], Electrochemistry Communications, 2010, 12(3), P382-385.
- [32] Riley L A, Lee S H, Gedvilias L, et al, Optimization of MoO<sub>3</sub> nanoparticles as negative-electrode material in high-energy lithium ion batteries[J], Journal of Power Sources, 2010, 195(2), P588-592.
- [33] Liu B, Zhang X B, Shioyama H S, et al, Converting cobalt oxide subunits in cobalt metal-organic framework into agglomerated Co<sub>3</sub>O<sub>4</sub> nanoparticles as an electrode material for lithium ion battery[J], Journal of Power Sources , 2010, 195(3), P857-861.