文章编号:1673-9981(2021)04-0393-06

## 一维磷酸锑纳米纤维的制备及其电化学性能研究

王学文、张 伟、陈 通

广东工业大学 材料与能源学院,广州市低维材料与储能器件重点实验室,广东 广州 510006



摘 要:为了改善磷酸锑作为钠离子电池负极材料的电化学性能,利用静电纺丝技术巧妙地将纳米化、纳米结构设计结合在一起,在空气气氛中经热处理合成了一种一维磷酸锑纳米纤维(SbPO4@NFs). 实验结果表明:SbPO4@NFs作为钠离子电池负极材料,在500 mA/g电流密度下循环100圈后可逆比容量依然有300 mA·h/g;在5 A/g大电流密度下可逆比容量仍然保持有242 mA·h/g, 1 A/g电流密度下循环300圈后可逆容量为126 mA·h/g. SbPO4@NFs复合材料的优越电化学性能表明,其具有很好的实际应用前景.

关键词:钠离子电池;静电纺丝;SbPO4

中图分类号:TKO 文献标识码:A

引文格式:王学文,张伟,陈通. 一维磷酸锑纳米纤维的制备及其电化学性能研究[J]. 材料研究与应用,2021,15(4):393-398. WANG Xuewen,ZHANG Wei,CHEN Tong. Preparation of one-dimensional antimony phosphate nanofibers and their electrochemical properties[J]. Materials Research and Application,2021,15(4):393-398.

由于优异的电化学性能,可充电锂离子电池 (LIBs)作为便携式电子产品、混合动力/纯电动汽 车(EVs)等的主要储能装置,已得到广泛而成功的 利用. 然而,锂离子电池面临的挑战之一是锂资源 有限,这增加了其成本,阻碍了进一步的大规模应 用[1]. 相比之下,天然丰富且价格低廉的钠则更容 易从地壳和海水中获得,因此钠离子电池(SIBs)被 认为是替代 LIBs 的一种有吸引力的未来二次电池. 虽然 SIBs 的结构和工作原理与 LIBs 相同,但其使 用的原材料成本较低且较为丰富,这使得SIBs在下 一代大规模电能存储方面具有强大的优势[2]. 虽然 SIBs的电化学原理与LIBs非常接近,但由于Na+的 离子半径较大(Na+半径约1.06 Å,Li+半径约0.76 A),很大程度上延缓了离子扩散,并在嵌钠/脱钠过 程中引起电极材料的严重体积膨胀,限制了电极材 料的循环稳定性及使用寿命,从而也限制了SIBs的 循环稳定性和倍率性能[3-5].

合适的负极材料是SIBs获得具有优异电化学 性能的关键之一. 迄今为止,各种SIBs阳极材料已 受到广泛关注,包括金属硫化物、磷化物和合金 等[6]. 与其他候选材料相比,基于合金化反应的负 极材料总是表现出较高的理论容量,如Sb,Sb<sub>2</sub>S<sub>3</sub>, Sn和SnS<sub>x</sub>等[7-9],然而这些材料在循环过程中往往 会发生大量的体积变化和大的结构应变/应力,这很 容易导致结构破坏及颗粒粉碎,从而导致性能下 降. 在这种情况下如何在循环时保持结构成为首要 问题. 与氧化物和硫化物相比,磷酸盐受到的关注 要少得多,但其作为负极材料确实显示出了广阔的 应用前景. 首先,大块和稳定的PO43-阴离子材料 可以缓冲循环时的体积变化而促进循环稳定性,虽 然在嵌钠过程中原位产生的 Na<sub>2</sub>O 和 Na<sub>2</sub>S 可能具有 类似的效果,但理论上增强效果不能与Na<sub>3</sub>PO<sub>4</sub>相 比. 由于放电反应产生的 Na<sub>3</sub>PO<sub>4</sub>被报道为离子导 体[10], 因此它可以减少Na 离子的扩散势垒并促进

收稿日期:2021-03-23

**基金项目:**国家自然科学基金(51920105004);广东省基础与应用基础研究基金项目(2020A1515110401)

作者简介:王学文(1996-),男,湖南邵阳人,硕士研究生,主要研究方向为新能源材料与器件,Emall:1642127281@qq.com

反应动力学. 其次,在充放电过程中产生的金属或合金 Sb, Na, Sb, Sn, Na, Sn, 可导致三维电子通路. 再次,磷酸盐具有电化学活性的各种晶体结构,如层状结构(SbPO<sub>4</sub>)和 NASICON结构(NaSn<sub>2</sub>(PO<sub>4</sub>)<sub>3</sub>)等[ $^{[11-13]}$ . 由于电极材料的结构对电化学性能有显著的影响,因此测试不同结构中的磷酸盐是必要的且重要的,所有这些特征都使得对磷酸盐的研究具有吸引力.

以三氯化锑为锑源,以聚乙烯吡咯烷酮(PVP)为聚合物基体,利用静电纺丝技术结合后续的空气中热处理,可简便且有效的制备一维磷酸锑纳米纤维(ZnSe@NCNFs).一维的纳米纤维结构,加上SbPO<sub>4</sub>纳米粒子具有协同作用,可有效地提高材料的电子传导,同时又起到纳米化的作用,从而有效的提高 SbPO<sub>4</sub>作为钠离子电池负极材料的电化学性能.

## 1 试验部分

#### 1.1 原 料

SbCl<sub>3</sub>(Aladdin,99.9% metals basis)、NH<sub>4</sub>H<sub>2</sub>PO<sub>4</sub> (Aladdin,99%)、PVP(分子量 130万)、水为去离子水、DMF(Aladdin,99.5%).

#### 1.2 材料的制备

SbPO<sub>4</sub>@NFs合成.为了控制纺丝过程中的湿度,防止锑盐在纺丝过程中吸水,将整个静电纺丝过程的温度控制在  $40 \, ^{\circ} \,$ 

#### 1.3 仪器及表征

用场发射扫描电子显微镜(SEM)对纺丝热处理后的样品进行形貌分析,用场发射透射电子显微镜(TEM)对热处理后的样品进行高分辨晶格观察和元素分析,用X射线衍射仪(XRD)测定样品的相组成,用拉曼测试仪(Raman)测定样品中碳的存在形式.

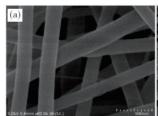
#### 1.4 电化学测试

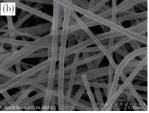
SbPO<sub>4</sub>@NFs作为钠离子电池负极材料,电化 学测试是用组装在充满氩气的手套箱(O₂<0.01 ppm, H<sub>2</sub>O<0.01 ppm)中的扣式半电池(CR2032) 来进行的,以金属钠片作为对电极. 首先将80%的 活性材料(SbPO<sub>4</sub>@NFs)及10%的炭黑(Super P)和 10%的聚合物粘结剂(聚偏氟乙烯 PVDF)置于 N-甲基-2-吡咯烷酮(NMP)溶剂中并混合均匀制备成 浆料,然后将得到的浆料均匀地涂覆在铜箔上,并在 80 ℃的真空烘箱中干燥 12 h,铜箔上活性材料的负 载质量约为1.5 mg/cm2. 将1.0 mol/L的高氯酸钠 (NaClO<sub>4</sub>)溶于碳酸丙烯酯(PC)中,制成电解液;碳 酸氟乙烯(FEC)作为添加剂,加入量为5%;玻璃纤 维滤膜(Whatman)作为电池隔膜,其直径为16 mm. 循环伏安曲线(CV)在Autolab的电化学工作站上测 试,在NEWARE 电池测试仪上进行 0.01~1.5 V 电 压范围内的恒电流充放电测试.

### 2 结果与讨论

#### 2.1 静电纺丝前驱体纳米纤维的形貌分析

在调整好纺丝各个参数(接收距离、温度、电压和推注速度)后,对收集到的静电纺丝前驱体纳米纤维进行形貌分析. 图 1 为不同放大倍数下的 SEM 图片. 从图 1 可以很明显的看到,所得纺丝前驱体纳米纤维的平均直径约为 200 nm,纤维的大小比较均匀,并且单根纳米纤维都是连续的,其长度可达微米级别.





**图1** 20万倍(a)和5万倍(b)条件下静电纺丝前驱体纳米纤维的SEM照片

Fig. 1 SEM images of the precursor nanofibers of electrospinning under the conditions of 200,000 times (a) and 50,000 times (b)

#### 2.2 SbPO<sub>4</sub>@NFs的形貌分析

图 2 为 SbPO。@NFs 的 SEM 图. 从图 2 可见,

在马弗炉中热处理后得到的 SbPO<sub>4</sub>@NFs的一维纳 米结构保持非常的完整,并且纤维大小比较均匀,平 均直径约为 120 nm,相比于热处理之前的前驱体纳 米纤维有所缩小. 这是由于在空气气氛中热处理后,聚合物基体发生热解.

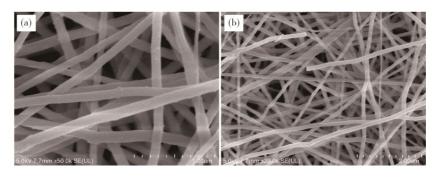


图2 10万倍(a)和5万倍(b)条件下SbPO<sub>4</sub>@NFs的SEM图

Fig. 2 SEM images of SbPO<sub>4</sub>@NFs under the conditions of 100,000 times (a) and 50,000 times (b)

#### 2.3 材料的 XRD 和 Raman 分析

图 3 为 SbPO<sub>4</sub>@NFs 的 XRD 及拉曼光谱图. 从图 3(a)可见,烧结出来的样品的 X 射线衍射峰均能与标准 PDF 卡片#71-2275 对上,说明所得样品为磷

酸锑的纯相,并无其它杂相.为了进一步分析样品中碳的存在形式,进行了样品的拉曼光谱测试,其拉曼光谱图如图 3(b)所示.从图 3(b)可见,有明显的两个碳峰 D峰和 G峰.

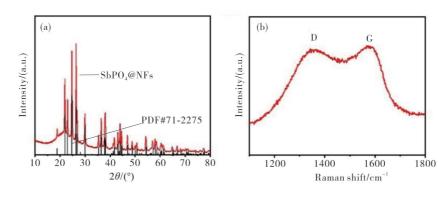


图 3 SbPO<sub>4</sub>@NFs的XRD图(a)及拉曼光谱图(b) Fig. 3 XRD(a) and Raman spectra(b) of SbPO<sub>4</sub>@NFs

#### 2.4 材料的透射及元素分析

图 4 为 SbPO<sub>4</sub>@NFs的TEM,HRTEM,HADDF和元素分析图. 从图 4(a)可见,SbPO<sub>4</sub>@NFs为实心纳米纤维结构. 从图 4(b)可见:晶格间距约为 0.34 nm,对应着 (020)晶面;SbPO<sub>4</sub>以纳米颗粒的形式存在,直径大小为  $5\sim20$  nm. 图 4(c)为 HADDF图像,图  $4(d)\sim$ 图 4(f)对应着 Sb,P和O的元素分布. 从图  $4(c)\sim$ 图 4(f)可见,各元素在一维纳米纤维均匀分布.

#### 2.5 材料的电化学性能测试

图 5为 SbPO<sub>4</sub>@NFs样品在 0.2 mV/s扫速下所测得的前 5圈的 CV 曲线. 从图 5可见:在第一个循环中,在 0.75 V处的阴极峰与 SbPO<sub>4</sub>还原成金属 Sb及电解质分解和形成固体电解质界面 (SEI) 有关<sup>[14]</sup>,在约 0.25 V处产生的阴极峰与 Na 形成Na<sub>x</sub>Sb合金有关,并且与该合金反应的报道一致<sup>[15]</sup>,在首圈充电过程中只有一个宽而强的阳极峰约在0.75 V处,这可以归因于 Na<sub>x</sub>Sb 合金的去钠化<sup>[16]</sup>;

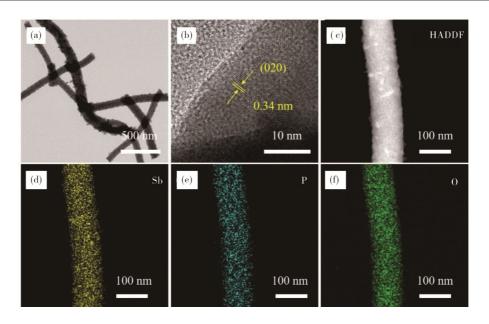


图 4 SbPO<sub>4</sub>@NFs的TEM图(a),HRTEM图(b),HADDF图(c)及元素分析图(d)~(f) Fig. 4 TEM(a),HRTEM(b),HADDF(c) and element maps (d-f) images of SbPO<sub>4</sub>@NFs

在第二个循环中,0.75 V处的阴极峰消失,但在0.3 V处出现的另一个峰源于 Sb的合金化反应<sup>[17]</sup>,在0.2 V处的阴极峰可能来自在第一次放电期间没有完全反应的剩余 Sb,与阴极峰的变化相比阳极峰的变化幅度较小;在第三个周期后,阴极峰值基本合并成一个峰, CV 曲线变得几乎相同,这意味着一个良好的电化学稳定性.

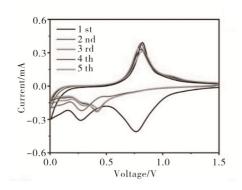


图 5 SbPO<sub>4</sub>@NFs的CV曲线 Fig. 5 CV curves of SbPO<sub>4</sub>@NFs

图 6 为 SbPO4@NFs 样品前 4 圈充放电曲线. 从图 6 可见:其首圈放电比容量可达 1280 mA·h/g, 但充电比容量只有 396 mA·h/g,对应的首圈库伦效率只有约 31%,之后每圈的库伦效率接近 100%,这 与 CV 曲线保持一致;在经后几圈循环后,其重放电 曲线基本重合.

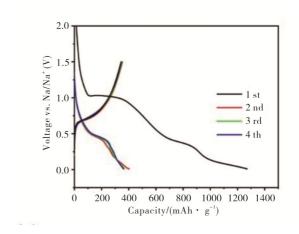


图6 SbPO<sub>4</sub>@NFs样品充放电曲线

Fig. 6 Discharge/charge profiles of SbPO<sub>4</sub>@NFs at 0. 1 A/g

图 7为 SbPO<sub>4</sub>@NFs 样品在 0.1 A/g 电流密度下,活化 10 圈后的在 0.5 A/g 电流密度下的循环性能图.从图 7可见,在循环 100 圈后可逆比容量仍然有 300 mA·h/g.

图 8 为 SbPO<sub>4</sub>@NFs 样品在不同电流密度下的倍率性能图. 从图 8 可见:在 0.1,0.2,0.5,1,2 和 5 A/g 电流密度下的平均比容量分别为 378,365,325,300,291 和 242 mA·h/g;当再回到 0.1 A/g 电流密度下时,其比容量仍然能有 352 mA·h/g,说明

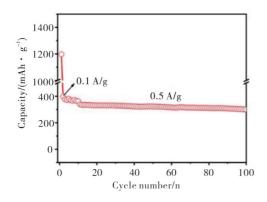


图 7 SbPO<sub>4</sub>@NFs样品 0.5 A/g 电流密度下的循环性能图 Fig. 7 Cycling performance of SbPO<sub>4</sub>@NFs at 0.5 A/g

#### 其稳定性能很好.

图 9 为 SbPO<sub>4</sub>@NFs 样品在 0.1 A/g 电流密度下活化 10 圈后在 1 A/g 电流密度下的循环性能图.

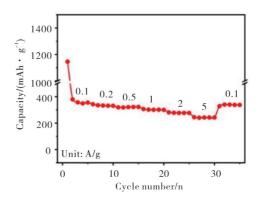


图 8 SbPO<sub>4</sub>@NFs样品不同电流密度下的倍率性能图 Fig. 8 Rate performance of SbPO<sub>4</sub>@NFs

从图 9可见,循环 300圈后 SbPO<sub>4</sub>@NFs样品的可逆 比容量为 126 mA·h/g,说明所制备的 SbPO<sub>4</sub>@NFs 具有良好的循环性能和倍率性能.

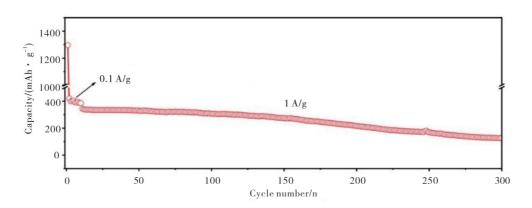


图9 SbPO<sub>4</sub>@NFs样品在1A/g电流密度下的循环性能图

Fig. 9 Cycling performance of SbPO<sub>4</sub>@NFs at 1 A/g

## 3 结论

通过简单的静电纺丝成功地制备了大小尺寸比较均匀的 SbPO<sub>4</sub>@NFs. 得益于一维纳米纤维结构的 SbPO<sub>4</sub>协同效应, SbPO<sub>4</sub>@NFs 作为钠离子电池负极材料而表现出了优越的循环和倍率性能, 在500 mA/g 电流密度下循环 100 圈后可逆比容量依然有 300 mA·h/g, 在 5 A/g 大电流密度下的可逆比容量仍然保持有 242 mA·h/g. 值得一提的是, 在 1 A/g 电流密度下循环 300 圈后, 其可逆容量为 126 mA·h/g. 此合成 SbPO<sub>4</sub>@NFs 的思路, 可推广应用于制备其它金属磷酸盐化合物.

#### 参考文献:

- [1] 黄洋洋,方淳,黄云辉. 高性能低成本钠离子电池电极 材料研究进展[J]. 硅酸盐学报,2021,49(2):256-271.
- [2] XU E, ZHANG Y, WANG H, et al. Ultrafast kinetics net electrode assembled via MoSe<sub>2</sub>/mxene heterojunction for high-performance sodium-ion batteries [J]. Chemical Engineering Journal, 2020, 385:123839.
- [3] XIAO Y, SU D, WANG X, et al. CuS microspheres with tunable interlayer space and micropore as a high-rate and long-life anode for sodium-ion batteries [J]. Advanced Energy Materials, 2018, 8(22):1800930.
- [4] 赵虔,郑乔天,吴修龙,等. 钠离子电池负极材料的研究与发展[J]. 成都大学学报:自然科学版,2020,39 (3):298-303.

- [5] GRISHANOV D A, MIKHAYLOV A A, MEDVEDEV A G, et al. Synthesis of high volumetric capacity graphene oxide-supported tellurantimony Na-and Li-ion battery anodes by hydrogen peroxide sol gel processing[J]. Journal of Colloid and Interface Science, 2018,512:165-171.
- [6] LI Y, LU Y, ZHAO C, et al. Recent advances of electrode materials for low-cost sodium-ion batteries towards practical application for grid energy storage[J]. Energy Storage Materials, 2017, 7:130-151.
- [7] CHO E, SONG K, PARK M H, et al. SnS 3D flowers with superb kinetic properties for anodic use in nextgeneration sodium rechargeable batteries [J]. Small, 2016,12(18):2510-2517.
- [8] YUDYW, PRIKHODCHENKOPV, MASONCW, et al. High-capacity antimony sulphide nanoparticle-decorated graphene composite as anode for sodium-ion batteries [J]. Nature Communications, 2013, 4 (1): 2922.
- [9] XIONG X, WANG G, LIN Y, et al. Enhancing sodium ion battery performance by strongly binding nanostructured Sb<sub>2</sub>S<sub>3</sub> on sulfur-doped graphene sheets [J]. ACS Nano, 2016, 10(12):10953-10959.
- [10] YIN W G, LIU J, DUAN C G, et al. Superionicity in Na<sub>3</sub>PO<sub>4</sub>: A molecular dynamics simulation [J] . Physical Review B, 2004, 70(6):064302.
- [11] ZHANG Y, ZHU P, HUANG L, et al. Few-layered SnS<sub>2</sub> on few-layered reduced graphene oxide as Na-ion battery anode with ultralong cycle life and superior rate

- capability[J]. Advanced Functional Materials, 2015, 25(3):481-489.
- [12] HU P, MA J, WANG T, et al. NASICON-structured NaSn<sub>2</sub> (PO<sub>4</sub>) 3 with excellent high-rate properties as anode material for lithium ion batteries [J]. Chemistry of Materials, 2015, 27(19); 6668-6674.
- [13] BEHM M, IRVINE J T S. Influence of structure and composition upon performance of tin phosphate based negative electrodes for lithium batteries [J]. Electrochimica Acta, 2002, 47(11); 1727-1738.
- [14] SOTO F A, YAN P, ENGELHARD M H, et al. Tuning the solid electrolyte interphase for selective Liand Na-ion storage in hard carbon [J]. Advanced Materials, 2017, 29(18):1606860.
- [15] YANG C, LI W, YANG Z, et al. Nanoconfined antimony in sulfur and nitrogen co-doped three-dimensionally (3D) interconnected macroporous carbon for high-performance sodium-ion batteries [J]. Nano Energy, 2015, 18:12-19.
- [16] DARWICHE A, MARINO C, SOUGRATI M T, et al.

  Better cycling performances of bulk Sb in Na-ion batteries compared to Li-ion systems: An unexpected electrochemical mechanism [J]. Journal of the American Chemical Society, 2012, 134 (51): 20805-20811.
- [17] HE M, KRAVCHYK K, WALTER M, et al. Monodisperse antimony nanocrystals for high-rate Liion and Na-ion battery anodes: Nano versus bulk[J]. Nano Lett, 2014, 14(3):1255-62.

# Preparation of one-dimensional antimony phosphate nanofibers and their electrochemical properties

WANG Xuewen, ZHANG Wei, CHEN Tong

School of Materials and Energy, Guangzhou Key Laboratory of Low-Dimensional Materials and Energy Storage Devices, Guangdong University of Technology, Guangzhou 510006, China

**Abstract:** In order to improve the electrochemical performance of antimony phosphate as anode material for sodium ion batteries, this paper cleverly combines nanosizing and nanostructure design using electrospinning technology. An one-dimensional antimony phosphate nanofiber (SbPO<sub>4</sub>@NFs) was heat treated and synthesized in air by a simple electrospinning method. SbPO<sub>4</sub>@NFs as an anode material for sodium ion batteries still had a reversible specific capacity of 300 mA·h/g after 100 cycles at 500 mA/g. More importantly, the reversible specific capacity remains 242 mA·h/g at a high current density of 5 A/g. It is worth mentioning that the reversible capacity after 300 cycles at a current density of 1 A/g is 126 mA·h/g. The superior electrochemical properties indicate that this SbPO<sub>4</sub>@NFs composite has good prospects for practical applications.

Key words: sodium ion battery; electrospinning; SbPO<sub>4</sub>