Vol.42, No.1 February 2024

γ 射线辐照硬碳结构演化及其储钠性能

宋晓辉² 石海婷¹ 王 硕¹ 高 攀¹ 徐志伟¹ ¹(天津工业大学纺织科学与工程学院 天津 300387) ²(天津金发新材料有限公司 天津 30000)

摘要 通过γ射线辐照技术引入"自掺杂"缺陷,优化硬碳层间尺寸和孔结构。通过扫描电镜、X射线衍 射、拉曼光谱、等温氮气吸脱附等方法探究了吸收剂量对硬碳层间距与内部缺陷、无序结构的影响;通过 恒电流充/放电研究了材料的电化学性能。结果表明:较低剂量辐照会提升硬碳表面结晶度,而随着吸收剂 量的增加,硬碳无序结构增多,辐照后硬碳电化学性能得到明显改善。在140 kGy剂量辐照下,硬碳呈现出 425.343 m²/g的高比表面积,硬碳在30 mA/g能够提供300 mAh/g的储钠容量,在1 A/g大电流密度容量仍然 保持在195 mAh/g,对比未辐照处理的硬碳,电极容量提高了3倍,并且在大倍率充/放电过程中保持优良的 稳定性能。这项工作为设计先进的纳米材料及缺陷工程在储能领域的应用提供了新的途径和思路。

关键词 γ射线,辐照,硬碳,缺陷,层间尺寸,储钠性能

中图分类号 TL13

DOI: 10.11889/j.1000-3436.2023-0057

引用该文:

宋晓辉,石海婷,王硕,等.γ射线辐照硬碳结构演化及其储钠性能[J].辐射研究与辐射工艺学报,2024,42(1):010202. DOI: 10.11889/j.1000-3436.2023-0057.



SONG Xiaohui, SHI Haiting, WANG Shuo, *et al.* Structural evolution and sodium storage properties of γ -ray irradiated hard carbon[J]. Journal of Radiation Research and Radiation Processing, 2024, **42**(1): 010202. DOI: 10.11889/j.1000-3436.2023-0057.

Structural evolution and sodium storage properties of γ-ray irradiated hard carbon

SONG Xiaohui² SHI Haiting¹ WANG Shuo¹ GAO Pan¹ XU Zhiwei¹

¹(School of Textile Science and Engineering, Tiangong University, Tianjin 300387, China) ²(Tianjin Kinfa Advanced Materials Co., Ltd., Tianjin 300000, China)

ABSTRACT In this study, self-doping defects were introduced to optimize the interlayer spacing and pore structure of hard carbon by γ -ray irradiation. The effects of the absorbed dose on the interlayer spacing, internal defects, and disordered structure of hard carbon were investigated through scanning electron microscopy (SEM), X-ray diffraction (XRD), Raman spectroscopy, and isothermal nitrogen adsorption/desorption. The electrochemical

Received 27 June 2023; accepted 01 September 2023

基金资助: 国家自然科学基金项目(12105202)资助

第一作者: 宋晓辉,男,1983年1月出生,2011年于南开大学高分子化学与物理专业获硕士学位,现从事碳材料改性与加工研 究工作

通信作者:石海婷,讲师, E-mail: shihaiting@tiangong.edu.cn;徐志伟,教授, E-mail: xuzhiwei@tiangong.edu.cn 收稿日期:初稿 2023-06-27;修回 2023-09-01

Supported by National Natural Science Foundation of China (12105202)

First author: SONG Xiaohui (male) was born in January 1983, and obtained his master's degree in polymer chemistry and physics from Nankai University in 2011. Now he is mainly engaged in research on carbon material modification and processing

Corresponding author: SHI Haiting, lecturer, E-mail: shihaiting@tiangong. edu. cn; XU Zhiwei, professor, E-mail: xuzhiwei@tiangong.edu.cn

properties were investigated using the constant current charge-discharge. The results showed that the surface crystallinity and disordered structure of hard carbon increased with the absorbed dose. Moreover, the electrochemical properties of hard carbon were clearly improved. At a dose of 140 kGy, hard carbon presented a high specific surface area of 425.343 m²/g and provided a sodium storage capacity of 300 mAh/g at 30 mA/g; the high current density capacity remained at 195 mAh/g at 1 A/g, suggesting that the electrode capacity increased three-fold. Excellent stability was also maintained during high-rate charge-discharge. This work provides new approaches and ideas for the design of advanced nanomaterials and defect engineering applications in the field of energy storage. **KEYWORDS** γ -Ray, Irradiation, Hard carbon, Defects, Interlayer spacing, Sodium storage properties

CLC TL13

近年来,因钠具有和锂相似的化学性质,且 元素丰度高,成本低廉,钠离子电池引起研究人 员的广泛关注^[1-2]。然而,由于钠离子具有比锂离 子更大的半径,钠离子电极材料在充/放电过程中 体积膨胀更大,进而展现出较差的容量和循环性 能^[3-4]。因此,设计高能量密度电极材料仍然是钠 离子电池商业化的迫切需要。钠离子负极材料是 影响钠离子电池电化学性能的关键材料之一。目 前,人们重点研究的钠离子电池负极材料主要包 括合金^[5]、有机材料^[6]和碳质材料^[7-8]。其中,碳质 材料中生物质硬碳因层间尺寸大、储量丰富、导 电性良好、环境友好和天然结构的优势,被认为 是最可能实现工业化的钠离子电池负极材料^[9]。然 而,硬碳较差的倍率性能和较低的实际容量仍然 不能满足高性能钠离子电池的需要。

一直以来,研究人员致力于通过结构设计、 层间距调控和孔结构及表面缺陷提升硬碳的储钠 位点和动力学反应,进而改善钠离子电池的库伦 效率低、循环稳定性和倍率性能差等瓶颈问题。 其中,向硬碳中引入缺陷被认为是改善碳基材料 微观和电子结构的有效方法^[10]。目前,人们主要 通过异质元素官能团和杂原子向碳材料引入缺陷 结构,进而改变其晶格或电子结构,调节材料的 化学性质和电子结构,这种方法可以视为"外源 掺杂"[11]。与"外源掺杂"缺陷相比,"自掺杂" 缺陷指空洞、Stone-Wales 和单/多空位缺陷、位 错、裂纹、晶界等非异质元素引入的缺陷。因为 研究人员通常认为"自掺杂"缺陷会造成导电网 络的断裂而降低碳的导电性能,因而碳材料的 "自掺杂"缺陷相关报道较少。然而,一些研究小 组通过理论模拟发现,"自掺杂"缺陷也可以通过 改变电荷分布来提升碳材料的电化学性能。球磨 法被首次报道引入"自掺杂"缺陷结构,并且从 实验角度验证了"自掺杂"缺陷提升碳材料电化 学性能的可能性^[12]。但球磨法存在不均匀性和局部缺陷深度大的缺点。

γ射线辐照技术因其能量高、穿透性强、环保 及室温下反应的特性,被认为是改变碳材料的纳 米结构和性能的独特方法^[13]。在之前的工作中, 我们报道了γ射线辐照诱导"自掺杂"爆米花硬碳 包覆 SnP₃,结果表明:γ射线辐照诱导"自掺杂" 硬碳包覆 SnP₃表现出比传统"外掺杂"更优异的 电化学性能^[14]。为深入探索γ射线辐照及辐照条件 对硬碳结构与性能的影响,本文采用⁶⁰Coγ射线辐 照技术调控爆米花生物质硬碳,通过优化吸收剂 量成功制备了高比容量和优异倍率性能的爆米花 硬碳,并详细研究了吸收剂量对硬碳"自掺杂" 缺陷结构以及电化学性能的影响。这项工作为设 计先进的纳米材料及缺陷工程在储能领域的应用 提供了新的途径和思路。

1 材料与方法

1.1 原料与试剂

爆米花硬碳,自制;导电炭黑,分析纯,广 东烛光新能源科技有限公司;金属钠,电池级, 苏州多多化学科技有限公司;NC-10电解液,混合 物,电池级,广东烛光新能源科技有限公司;羧 甲基纤维素,分析纯,广东烛光新能源科技有限 公司;玻璃纤维隔膜,电池级,广东烛光新能源 科技有限公司;无水乙醇(C₂H₅OH),分析纯,天 津市风船化学试剂有限公司;纽扣电池壳,电池 级,广东烛光新能源科技有限公司。

1.2 方法

1.2.1 爆米花硬碳制备

首先,在8~10 MPa压力下通过传统的台式手 摇爆米花机器以大米为前驱体,制备出具有蓬松 多孔结构的爆米花。随后,将得到的膨化大米放 入刚玉舟(耐热容器)中利用鼓风烘箱进行加热, 先以5℃/min的升温速率升至200℃并保温1h, 再升至230℃并保温8h,最后自然冷却降至室温, 得到预氧化米花。将得到的预氧化米花置入管式 炉中,以5℃/min的升温速率加热至800℃并保持 2h,然后进行自然降温,即得到膨化大米硬碳。 1.2.2 硬碳的辐照处理

将球磨后的硬碳放入玻璃瓶中,并通入氩气 30 min,密封保存。将装有样品的玻璃瓶置于辐射 场中,采用⁶⁰Co作为放射源,进行辐照处理。剂量 率为2.7 kGy/h,吸收剂量为60 kGy、100 kGy、 140 kGy。得到的不同吸收剂量γ射线辐照处理的 硬碳分别记为HC-60、HC-100、HC-140。

1.2.3 材料测试

采用扫描电子显微镜(Scanning electron microscope, SEM, Hitachi SU-70)测试硬碳辐照前后的微观形貌和结构。利用X射线衍射仪(X-ray diffraction, XRD, D8 Advance)表征其晶体结构。采用拉曼光谱测试仪(Raman Microscope, RM2000)在

532 nm 激发波长下获得材料拉曼光谱, 扫描范围 为 50~3 500 cm⁻¹。

1.2.4 电极制备和电化学测量

将辐照硬碳、Super P和羧甲基纤维素钠(质量比7:2:1)与去离子水混合,搅拌3h后均匀涂覆在铜箔上,并在100℃真空干燥8h,经辊压冲切制成电极片。钠片为对电极,玻璃纤维膜(GE-Whatman)为隔膜,电解液为添加1 mol/L NaClO₄的碳酸乙烯酯(Ethylene carbonate,EC)和碳酸丙烯酯(Propylene carbonate,PC)混合溶液(体积比1:1),添加剂为质量分数5%的氟代碳酸乙烯酯(Fluoroethylene carbonate,FEC)。在充满高纯氩气的手套箱中组装CR2025 扣式电池。恒电流充放电采用电池分析仪系统(NEWARE)进行测试。

2 结果与讨论

2.1 辐照硬碳的结构形貌

图 1 为经过γ射线辐照(吸收剂量为 60 kGy、 100 kGy和140 kGy)后的硬碳形貌图。



图1 (a)HC、(b)HC-60、(c)HC-100以及(d)HC-140的结构SEM图 Fig.1 SEM images of (a) HC, (b) HC-60, (c) HC-100, and (d) HC-140

从图1可以看出,膨化米花硬碳是具有许多 50~60 μm尺寸大小的孔洞的蓬松结构,孔洞之间 有一层薄壁相连;辐照后的硬碳蓬松结构得到保 存,其中硬碳HC-60、HC-100和HC-140孔的尺寸 分别为40~50 μm、30~40 μm和30 μm。上述结果 说明,虽然γ射线辐照没有破坏硬碳的多孔结构, 但在一定程度上影响了硬碳的孔径尺寸。

为了探究γ射线辐照对硬碳微观形貌的影响, 通过扫描电镜研究了硬碳孔壁的变化(图2)。从 图2可以看出,未经辐照处理的膨化米花硬碳孔壁 厚度最厚,经过γ射线辐照处理后硬碳的孔壁明显 变薄。随着吸收剂量的增加,孔壁变薄的也越明 显,经过140 kGy辐照后,硬碳的孔壁最薄。这意 味着经过γ射线辐照后,虽然硬碳的多孔之间由孔 壁相连的宏观结构没有发生变化,但是孔壁的尺 寸变薄了。孔壁变薄可能是由于下述原因造成的: 首先,高能辐照下导致碳碳键断裂从而发生碳层 的剥离,进而导致孔壁变薄;其次,由于硬碳的 高比面积,在孔洞中残存空气,在高能辐照条件 下,残存的空气与硬碳反应生成一氧化碳/二氧化 碳等,进而导致空孔洞变大,孔壁变薄。



图 2 (a)HC、(b)HC-60、(c)HC-100以及(d)HC-140的孔壁SEM图 Fig.2 SEM images of pore wall of (a) HC, (b) HC-60, (c) HC-100, and (d) HC-140

为了进一步探究辐照硬碳的结构变化,我们 对辐照前后及不同吸收剂量的辐照硬碳进行了 XRD测试,见图3。可以清楚地看出,4个样品都 具有两个位于22.5°与45°附近的宽衍射峰。这两个 宽衍射峰分别对应于(002)与(101)特征峰,表明 这4个样品都是无定形的。另外可以看出,经过辐 照过后, 硬碳的内在晶体结构没有受到破坏, 依 然属于无定形碳。通过对比不同处理条件下样品 的(002)衍射峰的位置可以发现,γ射线辐照处理 后膨化米花硬碳的(002)衍射峰的位置都略微向左 偏移。(002)峰的偏移表明,经过γ射线辐照处理 后硬碳的层间距变大。具体表现为HC-60的(002) 衍射峰位于大约22.7°, HC-100的(002)衍射峰位 于大约 22.6°, HC-140 的(002)衍射峰位于大约 22.3°, 都低于硬碳(002)衍射峰的22.9°。由此可 见,随着吸收剂量的增加峰的偏移也越明显,证 明γ射线辐照对于硬碳的层间距离具有调控作用。

通过拉曼光谱研究了硬碳辐照前后缺陷结构 的变化,结果如图4(a)所示。辐照前后硬碳的拉 曼图在1350 cm⁻¹和1570 cm⁻¹处都有两个明显的特 征峰,分别代表了碳材料的D峰和G峰。其中,D

峰代表着样品结构中的缺陷与无序结构, G峰是石 墨烯的主要特征峰,是由sp²碳原子的面内振动引 起的。分析样品的D峰与G峰之间的强度比 (I_r/I_a) 可以分析它的缺陷和无序结构及石墨化程度。通 过计算,HC、HC-60、HC-100以及HC-140样品的 I_b/I_c值分别为: 1.091、0.689、0.936、1.226。上述 结果表明:在低剂量60kGy辐照下,硬碳的石墨 化程度增加,而随着吸收剂量的增加,硬碳内部 缺陷结构进一步提升,导致I_D/I_G提升。当吸收剂量 为140 kGy, I₀/I_c的值高于未经辐照处理的硬碳。 可能是由于硬碳在较低吸收剂量下碳原子吸收了 一定的能量,填补了部分晶格缺陷,增加了表面 结晶度。而随着吸收剂量的增加,辐照能量对晶 格的破坏能力加强,当吸收剂量增加到140 kGy 时,辐照对于硬碳晶格的破坏性要大于自愈性, 因此I_p/I_g的值最大。缺陷结构的增加不仅能够增加 对钠离子的吸附位点,还能提升硬碳的层间距。

利用氮气(77 K)的吸附/解吸等温线测试研究 了辐照硬碳的比表面积,测试结果如图4(b)所示。 陡峭的N₂吸附-解吸等温线表明硬碳辐照前后都具 有丰富的微孔结构。可以看出,HC、HC-60、HC-100 及 HC-140 的 BET 比表面积分别为412.81 m²/g、 429.60 m²/g、439.93 m²/g和425.34 m²/g。说明γ射线 辐照后样品比表面积增大。可能是由于在低剂量 辐照下,硬碳石墨化程度增加,一些无法吸附气 体的闭孔打开,从而增大了气体吸附量。而随着 吸收剂量的增加,样品的比表面积先增大后减小, 这是因为随着吸收剂量的进一步增大,样品中石 墨化碳六边形结构中的非晶态碳畴增加了,从而 导致一些孔变成闭孔,无法吸附气体从而导致 BET比表面积下降。





图 4 HC、HC-60、HC-100以及HC-140的(a)拉曼图和(b)氮气(77 K)的吸附/解吸等温线图 **Fig.4** (a) Raman spectrums and (b) N₂ adsorption/desorption isotherms of HC, HC-60, HC-100, and HC-140

2.2 辐照硬碳的电化学性能

图5显示了HC、HC-60、HC-100和HC-140电 极材料前三圈的充放电容量。从图5可知,经过γ 射线辐照处理后的硬碳制备的电极材料的储钠容 量都有所提升。在低剂量60kGy辐照下,电极储 钠容量提升不明显。而随着吸收剂量的增加, 100kGy和140kGy剂量辐照下,电极的首圈容量 都提高了约140mAh/g,说明辐照能够提升硬碳的 储钠容量,这是因为随着吸收剂量的增加,硬碳 的缺陷结构增加,从而增加了钠离子的吸附位点。 首圈过后第二圈容量大幅下降,是因为电极表面 SEI膜的形成。HC、HC-60、HC-100和HC-140样品 的首圈库伦效率分别为:55.5%、59.4%、61.1%和 60.0%。表明经过γ射线辐照后,首次充放电形成的 SEI膜对后续容量的影响得到改善。

为了评估电极结构的稳定性,进行了倍率性 能测试,结果如图6所示。从图6可以看出,未经 γ射线辐照的HC电极在30 mA/g电流密度下提供 199 mAh/g的钠存储容量,随着电流密度增加到 200 mA/g、500 mA/g和1 A/g时,容量分别迅速下 降到108 mAh/g、79 mAh/g和61 mAh/g。HC-60 电 极在 30 mA/g 电流密度下与 HC 电极容量几乎一 致,但是随着电流密度的逐渐增大,HC-60的容量 变化幅度更小。这表明经过γ射线辐照后HC的倍 率性能得到了改善。随着吸收剂量增大, HC-140 在30 mA/g 电流密度下提供300 mAh/g 的储钠容 量,当电流密度增加到1A/g时,容量仍然保持在 195 mAh/g,相比未经辐照处理HC的电极容量提 高了3倍。图6(b)显示了不同电极在1A/g电流密 度下的循环稳定性。初始阶段HC与HC-60电极容 量几乎一致,但在经过约400次充电/放电循环后, HC-60 明显比未经辐照处理的HC电极容量更加稳 定。另外,高吸收剂量下(140 kGy)电极容量增加 的同时,循环稳定性也没有受到影响。



图5 (a)HC、(b)HC-60、(c)HC-100以及(d)HC-140的充放电曲线图(彩色见网络版) **Fig.5** Galvanostatic charge/discharge profles of (a) HC, (b) HC-60, (c) HC-100, and (d) HC-140 (color online)



图6 (a)电极在不同电流密度下的倍率性能;(b)电极在1000 mA/g电流密度下的循环性能(彩色见网络版) **Fig.6** Electrochemical performances of electrodes: (a) rate performance; (b) the cycling capacity at 1 000 mA/g (color online)

3 结论

本文报道了一种简单的高能γ射线技术在不使 用任何化学掺杂剂、种子或模板的情况下引入大 量缺陷策略,制备出缺陷丰富、层间间距大的多 孔硬碳材料。硬碳在较低吸收剂量(60kGy以下) 处理后自身的石墨化程度会增加,随着吸收剂量 的增加, 硬碳的无序结构增加。 辐照使得硬碳的 缺陷、比表面积和层间尺寸增加。吸收剂量为 140 kGy的辐照硬碳表现出最优异的储钠性,在 30 mA/g 电流密度下提供 300 mAh/g 的储钠容量, 当电流密度增加到1 A/g时,容量仍然保持在 195 mAh/g,相比未经辐照处理硬碳的电极容量提 高了3倍。其可能原因是: (1)高能γ射线辐照可以 控制硬碳层与层的堆积厚度,扩展Na⁺穿梭通道, 促进硬碳材料内部孔结构的进一步细化和富集。 微孔结构有利于缩短Na⁺的传输距离;(2)通过辐 照处理后硬碳的表面缺陷和活性部位增加,大大 提高了电化学性能。重要的是本文验证了高能γ射 线缺陷策略是一种清洁简便的方法,可以改变碳 材料的纳米结构和性能,并促进表面化学反应, 为制备其他富含缺陷的碳材料提供了重要依据。

作者贡献声明 宋晓辉负责硬碳制备、辐照实验 及结构表征,实验数据处理和分析,论文的撰写 和修改; 王硕和高攀负责电池组装和电池性能测 试; 石海婷和徐志伟负责本文的研究思路和实验 方案。所有作者均已阅读并认可该论文最终版的 所有内容。

参考文献

- Sun F, Wang H A, Qu Z B, *et al.* Carboxyl-dominant oxygen rich carbon for improved sodium ion storage: synergistic enhancement of adsorption and intercalation mechanisms[J]. Advanced Energy Materials, 2021, 11(1): 2002981. DOI: 10.1002/aenm.202002981.
- Nayak P K, Yang L T, Brehm W, *et al.* From lithium-ion to sodium-ion batteries: advantages, challenges, and surprises[J]. Angewandte Chemie (International Ed in English), 2018, 57(1): 102-120. DOI: 10.1002/anie. 201703772.
- 3 Chayambuka K, Mulder G, Danilov D L, *et al.* From Liion batteries toward Na-ion chemistries: challenges and opportunities[J]. Advanced Energy Materials, 2020, 10 (38): 2001310. DOI: 10.1002/aenm.202001310.
- 4 Lu Y X, Rong X H, Hu Y S, *et al.* Research and development of advanced battery materials in China[J]. Energy Storage Mater. 2019, 23: 144-153. DOI: 10.1016/ j.ensm.2019.05.019.
 - Lao M M, Zhang Y, Luo W B, et al. Alloy-based anode

5

materials toward advanced sodium-ion batteries[J]. Advanced Materials, 2017, **29**(48): 1700622. DOI: 10.1002/adma.201700622.

- 6 Lee M, Hong J, Lopez J, *et al.* High-performance sodiumorganic battery by realizing four-sodium storage in disodium rhodizonate[J]. Nature Energy, 2017, 2(11): 861-868. DOI: 10.1038/s41560-017-0014-y.
- 7 Hou H S, Qiu X Q, Wei W F, et al. Carbon anode materials for advanced sodium-ion batteries[J]. Advanced Energy Materials, 2017, 7(24): 1602898. DOI: 10.1002/ aenm.201602898.
- 8 张玲玲, 董欢欢, 何祥喜, 等. 中空碳材料用于钠离子电 池负极的研究进展[J]. 高等学校化学学报, 2023, 44(1):
 204-217. DOI: 10.7503/cjcu20220620.
 ZHANG Lingling, DONG Huanhuan, HE Xiangxi, et al.

Progress of hollow carbon materials as anode for sodiumion battery[J]. Chemical Journal of Chinese Universities, 2023, **44**(1): 204-217. DOI: 10.7503/cjcu20220620.

- 9 Wahid M, Puthusseri D, Gawli Y, et al. Hard carbons for sodium-ion battery anodes: synthetic strategies, material properties, and storage mechanisms[J]. ChemSusChem, 2018, 11(3): 506-526. DOI: 10.1002/cssc.201701664.
- 10 Li Y, Chen M H, Liu B, et al. Heteroatom doping: an effective way to boost sodium ion storage[J], Advanced

Energy Materials, 2020, **10**(27): 2000927. DOI: 10.1002/ aenm.202000927.

11 谢金明, 庄容, 杜宇轩, 等. 硫掺杂炭材料在钠离子电池 负极中的研究进展[J]. 新型炭材料(中英文), 2023, 38
(2): 305-316.

XIE Jinming, ZHUANG Rong, DU Yuxuan, *et al.* Advances in sulfur-doped carbon materials for use as anodes in sodium-ion batteries[J]. New Carbon Materials, 2023, **38**(2): 305-316.

- 12 Dong Y, Lin X J, Wang D K, *et al.* Modulating the defects of graphene blocks by ball-milling for ultrahigh gravimetric and volumetric performance and fast sodium storage[J]. Energy Storage Materials, 2020, **30**: 287-295. DOI: 10.1016/j.ensm.2020.05.016.
- Liang Y, Lu W L. Gamma-irradiation synthesis of Fe₃O₄/ rGO nanocomposites as lithium-ion battery anodes[J]. Journal of Materials Science: Materials in Electronics, 2020, **31**(19): 17075-17083. DOI: 10.1007/s10854-020-04268-9.
- 14 Li N, Wang Y, Liu L S, et al. "Self-doping" defect engineering in SnP3@gamma-irradiated hard carbon anode for rechargeable sodium storage[J]. Journal of Colloid and Interface Science, 2021, 592: 279-290. DOI: 10.1016/j.jcis.2021.02.060.