研究与试制

DOI:10.19453/j.cnki.1005-488x.2021.04.008

Ni掺杂W₁₈O₄₉/ITO-PET电致变色薄膜性能研究

朱多银^{1,2}, 金志浩¹, 岳君容², 张建岭², 崔彦斌^{2*}

(1. 沈阳化工大学 机械与动力工程学院,沈阳 110142;2. 中国科学院过程工程研究所 多相复杂系统国家重点实验室,北京 100190)

摘 要:以WCl₆和NiCl₂•6H₂O为钨源和镍源、PVP为表面活性剂、无水乙醇为溶剂,采用溶剂 热法制备得到非化学计量比的W₁₈O₄₉和Ni掺杂W₁₈O₄₉纳米线(Ni-W₁₈O₄₉),并利用雾化沉积法将 W₁₈O₄₉和Ni-W₁₈O₄₉纳米线喷涂在柔性ITO-PET透明导电基底得到W₁₈O₄₉/ITO-PET和Ni-W₁₈O₄₉/ITO-PET电致变色薄膜。测试结果表明,Ni掺杂使W₁₈O₄₉/ITO-PET电致变色薄膜着色/ 褪色响应时间由16.5 s/8.2 s减小为10 s/5.8 s,着色效率由56 cm²•C⁻¹增至74 cm²•C⁻¹。Ni-W₁₈O₄₉/ ITO-PET电致变色薄膜经1500次充放电后容量保持率仍为70%。Ni掺杂W₁₈O₄₉使W⁵⁺和氧空 位含量增加,降低电荷转移阻力,从而改善电致变色性能。

关键词: 镍掺杂; 氧化钨; 电致变色薄膜; 溶剂热法; 柔性基底 中图分类号: TN389; TB331 文献标志码: A 文章编号: 1005-488X(2021)04-0289-06

Study on the Properties of Ni-doping W₁₈O₄₉/ITO-PET Electrochromic Films

ZHU Duoyin^{1,2}, JIN Zhihao¹, YUE Junrong², ZHANG Jianling², CUI Yanbin²

(1.College of Mechanical and Power Engineering, Shenyang University of Chemical Technology, Shenyang 110142, CHN; 2. State Key Laboratory of Multi-phase Complex System, Institute of Process Engineering, Chinese Academy of Sciences, Beijing 100190, CHN)

Abstract: Non-stoichiometric $W_{18}O_{49}$ nanowires and Ni-doped $W_{18}O_{49}$ nanowires (Ni- $W_{18}O_{49}$) were prepared by solvothermal method using WCl₆ and NiCl₂·6H₂O as tungsten and nickel precursor, PVP as surfactant and anhydrous ethanol as solvent. $W_{18}O_{49}$ and Ni- $W_{18}O_{49}$ nanowires were sprayed on the transparent conductive substrate of ITO-PET by atomization deposition method to obtain $W_{18}O_{49}/$ ITO-PET and Ni- $W_{18}O_{49}/$ ITO-PET electrochromic thin films. The experimental results indicated that the coloring/bleaching response time of $W_{18}O_{49}/$ ITO-PET electrochromic film decreased from 16.5 s/8.2 s to 10 s/5.8 s by Ni doping. The coloring efficiency of $W_{18}O_{49}/$ ITO-PET electrochromic films increased from 56 cm²·C⁻¹ to 74 cm²·C⁻¹ after Ni doping. Ni- $W_{18}O_{49}/$ ITO-PET electrochromic films has a capacity retention of 70% after 1 500 charging-discharging cycles. Ni doped $W_{18}O_{49}$ could increase the contents of W^{5+} and oxygen vacancy, reduce the charge transferring resistance, and im-

收稿日期:2021-03-31

作者简介:朱多银(1993-),男,硕士研究生,研究方向为动力工程及工程热物理;(E-mail:1327962421@qq.com) 金志浩(1964-),男,博士,教授,主要从事机械系统动态优化设计;(E-mail:jzh_sict_ln@sina.com) 崔彦斌(1976-),男,博士,研究员,研究方向为纳米材料、催化剂、清洁能源等。(E-mail:ybcui@ipe.ac.cn)

prove the electrochromic performance.

Key words: Ni-doping; W₁₈O₄₉; electrochromic film; Solvothermal method; flexible substrate

引 言

因其特殊的晶体结构和合适的能带间隙(2.5~ 3.5 eV),氧化钨(WO₃)在电致变色^[1-2]、光催化^[3]、传 感器4、超级电容器5和太阳能电池6等领域均有广 泛的研究。电致变色是指在外加电压下材料光学 属性(如透光率、吸光度和反射率)发生可逆变化, 宏观上表现为不同颜色的变化。WO。作为一种电 致变色材料,在充放电过程中离子和电子的嵌入脱 出导致 W⁶⁺和 W⁵⁺相互转变, 使得材料在蓝色和无 色之间变化。W18O49(WO272)是唯一可作为稳定晶 体分离的非化学计量比钨氧化物,呈单斜晶相,其 晶体表面具有丰富的氧空位^[7]。与WO₃相比, W₁₀O₄₀固有的氧空位和独特的晶体孔道可提供更多 活性位点供Li⁺、H⁺和K⁺等离子的嵌入和脱出,使 离子运输速率增大^[8]。但W₁₈O₄₉具有耐久性差、电 导率低的缺点,限制了其在电致变色器件(ECDs) 中的应用。

通过在W₁₈O₄₉纳米线中掺杂其它元素(如Fe^[9]、 Ti^[10]、Ce^[11]、Mo^[12]、Ni^[13]等)可提高其电学和光学性 能^[14],掺杂可使W₁₈O₄₉产生大量氧空位,从而产生更 多的载流子以保持电中性^[10]。此外,元素掺杂可促 进电子-空穴对的分离[15],从而提高导电性,并扩大 光吸收范围。Zhong等^[16]将Mo引入W₁₈O₄₉中以增 加其氧空位含量,降低电荷转移电阻,从而提高材 料导电性能。Mo掺杂可使W18O49在析氢反应中的 起始电位降低至23 mV,并使W₁₈O₄₉具有较好的析 氢循环稳定性。W₁₈O₄₉电致变色性能主要与W⁵⁺含 量相关^[17],元素掺杂可使W₁₈O₄₉中W⁵⁺含量增加,从 而提高其电致变色性能。如 Kunyapat 等[11]制备 Ce 掺杂W18O49电致变色薄膜,Ce掺杂后W5+/W6+原子 比由 0.102 增至 0.207, 电致变色薄膜着色效率由 62 $cm^2 \cdot C^{-1}$ 增至67.3 $cm^2 \cdot C^{-1}$ 。Ni的掺杂可以降低极化 电压,提高薄膜稳定性[17], Meng等[13]对 Ni 掺杂 W18O49导电性和稳定性进行讨论,但未对其电致变 色性能进行研究报道。

文中采用溶剂热法制备Ni掺杂W₁₈O₄₉纳米线, 并利用雾化沉积方法将W₁₈O₄₉和Ni-W₁₈O₄₉纳米线 分散液喷涂在ITO-PET柔性透明导电基底,制得 $W_{18}O_{49}/ITO-PET 和 Ni-W_{18}O_{49}/ITO-PET 电致变色$ $薄膜。实验结果表明 Ni掺杂并不影响 <math>W_{18}O_{49}$ 纳米 线生长, Ni掺杂可使 $W_{18}O_{49}$ 中 W^{5+} 含量增加 6.8%。 $W_{18}O_{49}/ITO-PET 和 Ni-W_{18}O_{49}/ITO-PET 电致变色$ 薄膜着色/褪色响应时间分别为 16.5 s/8.2 s和 10 s/5.8 s, 着色效率分别为 56 cm²·C⁻¹和 74 cm²·C⁻¹。1500次充放电循环实验后, Ni掺杂使得电致变色薄 $膜 容量 保持率由 40% (<math>W_{18}O_{49}$)增至 70% (Ni- $W_{18}O_{49}$)。

1 实 验

取 0.05 g 氯化钨(WCl₆, AR, 阿拉丁有限责任 公司)、0.005g聚乙烯吡咯烷酮(PVP,AR,阿拉丁 有限责任公司)和0.005g氯化镍(NiCl₂·6H₂O, AR, 阿拉丁有限责任公司)于锥形瓶A,取0.05gWCl₆ 和 0.005 g PVP 于锥形瓶 B, 分别加入 40 mL 无水乙 醇(阿拉丁有限责任公司)后密封,磁力搅拌至无 色,放入100 mL聚四氟乙烯高温反应釜中于180 ℃ 保持24h,自然降至室温后将其超声分散3h,作为 W₁₈O₄₉和Ni-W₁₈O₄₉纳米线分散溶液。利用雾化沉 积设备(型号:ETN-QWCM,艾特纳(大连)科技有 限公司)将分散后的W₁₈O₄₉和Ni-W₁₈O₄₉纳米线溶液 喷涂到氧化铟锡-聚对苯二甲酸乙二醇脂(ITO-PET)柔性透明导电薄膜(方阻 30~35 Ω/sq,透光率 >86%,珠海凯为光电科技有限公司),流量为40 mL/h,进气压力为0.4 MPa。为使电致变色薄膜厚 度均一,循环喷涂25次,最后将样品置于60℃电热 恒温鼓风干燥箱内干燥。

用 X'Pert PRO MPD 型 X 射线衍射仪(XRD,荷 兰帕纳科分析仪器公司)、JSM-6700F 冷场发射扫 描电子显微镜(SEM,日本电子)、X 射线光电子能 谱仪(XPS, Thermo Fisher Scientific 公司)、JEM-2100F 高分辨场发射透射电子显微镜(HRTEM,日 本电子株式会社)、CHI760 电化学工作站(上海辰 华仪器有限公司)、UV1900PC 紫外-可见光分光光 度计(上海奥析科学仪器有限公司)对制备的纳米 线电致变色薄膜的元素价态、晶体结构、表面形貌 和电化学性能进行测试分析。

2 结果与讨论

2.1 W₁₈O₄₉及Ni-W₁₈O₄₉晶体结构及价态分析

图 1 为 $W_{18}O_{49}$ 和 Ni- $W_{18}O_{49}$ 纳 米线 XRD 谱图。 2 θ 为 23.1°和 47.4°处的衍射峰(图 1(a))分别对应单 斜晶 $W_{18}O_{49}$ 纳米线(010)和(020)面^[8],与 $W_{18}O_{49}$ 纳米 线标准 XRD 图谱(JCPDS No.71-2450)一致。与 (020)面衍射峰相比,(010)面衍射峰较强且峰形较尖 锐,表明 $W_{18}O_{49}$ 纳米线结晶度较高。当 Ni 掺杂量为 2.5% 时, $W_{18}O_{49}$ (010)面衍射峰位出现偏移(0.05°,图 1(b)),同时 Ni- $W_{18}O_{49}$ 纳米线 XRD 谱图中未出现



NiO的衍射峰,表明Ni均匀掺杂到 $W_{18}O_{49}$ 晶格中。 由图1(b)看出,随着Ni掺杂量的增大,(010)衍射峰 进一步偏移。Meng等发现由于Ni原子(1.24 Å)与 W原子(1.41 Å)半径相近,Ni掺杂时原子可嵌入 $W_{18}O_{49}$ 晶格间隙取代W原子,当Ni掺杂量大于 2.25%时, $W_{18}O_{49}$ 晶体出现结构变形^[13]。原子过量 掺杂会降低 $W_{18}O_{49}$ 晶体结构稳定性,改变原始键长, 进而影响电子转移^[18]。在实验中发现当Ni掺杂量 达到5%时, $W_{18}O_{49}$ 电致变色薄膜透光率及循环稳 定性降低。因此,文中均采用掺杂2.5%Ni对 $W_{18}O_{49}$ 电致变色性能进行研究。





图 2 为 W₁₈O₄₀ 和 Ni-W₁₈O₄₀ 纳米线 XPS 谱图。 由 XPS 全谱图(图 2(a))可看出 Ni-W₁₈O₄₉中出现 Ni 2p峰,表明W18O49纳米线中成功掺杂Ni,Ni-W18O49 的 Ni 2p 谱图(图 2(b))中结合能 854.9 eV 和 872.3 eV 处的特征峰分别对应于 Ni 2p_{3/2}和 Ni 2p_{1/2}^[19]。图 2(c) 和 2(d)分别为 W₁₈O₄₉和 Ni-W₁₈O₄₉纳米线的 W 4f 谱 图,图2(c)中结合能35.65 eV、37.76 eV和41.3 eV 处的特征峰分别对应于W 4f7/2、W 4f5/2和W 4f3/20 其中,结合能35.65 eV和37.76 eV处的特征峰对应 于W⁶⁺。峰位拟合后结合能 34.6 eV 和 36.7 eV 处的 特征峰对应于W⁵⁺,W⁵⁺的存在表明W₁₈O₄₉具有部 分氧空位。图 2(d)中结合能 36.25 eV、38.38 eV 和 41.9 eV 处的特征峰分别对应于 W 4f_{7/2}、W 4f_{5/2}和 W 4f_{3/2}, 35.85 eV 和 37.15 eV 处 的 特 征 峰 对 应 于 W^{5+[13,20]}。由峰面积计算可得W₁₈O₄₉和Ni-W₁₈O₄₉纳 米线中W⁵⁺含量分别为5.4%和12.2%,W₁₈O₄₉纳米 线中W⁵⁺含量的增加表明其表面氧空位浓度增 加^[21]。Ni掺杂后W4f峰向高结合能方向移动,XPS 峰位发生偏移表明费米能级发生变化,这可能是表 面氧空位增加导致的结果^[22-23]。氧空位增加可为电

荷提供更多活性位点,并可以提高载流子密度,促进电极材料中电荷运输和反应动力学^[24],使得W₁₈O₄₉在电致变色过程中响应时间缩短。

2.2 W₁₈O₄₉及Ni-W₁₈O₄₉纳米线形貌分析

图 3 为 $W_{18}O_{49}$ 和 Ni- $W_{18}O_{49}$ 纳米线 SEM 和 HR-TEM 照片。由图 3(a)看出采用溶剂热法可成功制 备 $W_{18}O_{49}$ 纳米线,纳米线交错堆叠并出现大量间隙。 发生电致变色反应时可为 Li⁺嵌人/脱出提供更多 通道,从而使 $W_{18}O_{49}$ 纳米线具有更加优异的电致变 色性能。 $W_{18}O_{49}$ 纳米线具有更加优异的电致变 色性能。 $W_{18}O_{49}$ 纳米线 HRTEM 照片(图 3(b)、图 3 (c)表明 $W_{18}O_{49}$ 纳米线 直径为 10 nm,晶格间距为 0.378 nm,与标准 $W_{18}O_{49}$ 单斜晶(010)面对应,表明 $W_{18}O_{49}$ 纳米线主要沿(010)面生长^[25]。图 3(d)为 Ni- $W_{18}O_{49}$ 纳米线 SEM 照片,插图为对应 EDS 谱图。由 图可看出 Ni- $W_{18}O_{49}$ 纳米线与 $W_{18}O_{49}$ 纳米线(图 3(a)) 形貌相同,表明掺杂 Ni并不影响 $W_{18}O_{49}$ 纳米线的生 长。EDS 谱图中 Ni元素的出现,表明 Ni 成功掺杂于 $W_{18}O_{49}$ 纳米线中。由 Ni- $W_{18}O_{49}$ 纳米线 IRTEM 照片 (图 3(e)、(f)可看出 Ni- $W_{18}O_{49}$ 纳米线直径为 9.5 nm,





(a) W18O49纳米线SEM图

1 µm



(b) W18O49纳米线HRTEM图



(c) W₁₈O₄₉纳米线HRTEM图



(d) Ni-W18O49(e) Ni-W18O49(f) Ni-W18O49图 3W18O49Ni-W18O49M Ni-W18O49Fig.3SEM and HRTEM images of W18O49Ni-W18O49nanowires

晶格间距为 0.37 nm,表明 Ni 掺杂后 W₁₈O₄₉纳米线 晶格间距发生微小畸变,这可能是 Ni 原子取代 W₁₈O₄₉晶格中的 W 原子所导致的结果。

W₁₈O₄₉/ITO-PET 及 Ni-W₁₈O₄₉/ITO-PET 电致 变色薄膜电化学性能

图 4 为 W₁₈O₄₉/ITO-PET 和 Ni-W₁₈O₄₉/ITO-



293



Fig 4 Electrochemical properties of W₁₈O₄₉/ITO-PET and Ni-W₁₈O₄₉/ITO-PET electrochromic film

PET电致变色薄膜电化学性能测试,测试均采用三电极体系,以1moL/LLiClO₄/PC(高氯酸锂/碳酸丙烯酯)为电解液,W₁₈O₄₉/ITO-PET和Ni-W₁₈O₄₉/ITO-PET薄膜为工作电极,铂片为对电极,Ag/Ag-Cl为参比电极。电致变色薄膜着色和褪色过程中发生如下反应^[8]:

第4期

 $W_{18}O_{49}$ (bleach)+ xLi^+ + $xe^ \leftrightarrow$ $Li^+_xW_{18}O_{49}$ (blue)

响应时间(t)和着色效率(CE)是评价材料电致 变色性能的两个重要指标,响应时间是指电致变色 材料在特定波长下(文中选用700 nm)进行无色和 有色转变所需时间,以电致变色材料达到最大调光 范围的90%所需时间计算^[26]。由W₁₈O₄₉/ITO-PET 和Ni-W₁₈O₄₉/ITO-PET电致变色薄膜响应时间曲 线(图 4(a))可看出 W₁₈O₄₉/ITO-PET 着色/褪色响 应时间分别为16.5 s/8.2 s, Ni-W18O49/ITO-PET薄 膜着色/褪色响应时间分别为10 s/5.8 s。表明Ni 掺杂后W₁₈O₄₉/ITO-PET电致变色薄膜着色和褪色 响应时间均缩短,这是由于Ni原子和W原子半径 不同引起与应变能有关的结构变形,使W18O49多边 形隧道结构更疏松^[17],有利于Li⁺嵌入脱出,从而电 致变色反应达到最大或最小透光率所需时间缩短。 着色效率为着色过程中注入电荷密度(δ)所引起电 致变色材料光密度(ΔOD)的变化,如式(1)^[27]:

$$CE = \frac{\Delta OD}{Q/A} \tag{1}$$

其中, ΔOD =log(T_b/T_c),Q为注入电荷量,A为电致 变色薄膜面积。图4(b)为W₁₈O₄₉/ITO-PET和Ni-W₁₈O₄₉/ITO-PET电致变色薄膜在着色过程中光密 度随注入电荷密度的变化曲线,曲线斜率为薄膜的 着色效率,Ni掺杂后W₁₈O₄₉/ITO-PET电致变色薄 膜的着色效率从56 cm²·C⁻¹提高至74 cm²·C⁻¹,这是 由于疏松结构使Li⁺更深入W₁₈O₄₉纳米线结构内 部,更多W⁶⁺和W⁵⁺参与反应。较高的着色效率表 明在一定的电荷密度下,Ni-W₁₈O₄₉/ITO-PET电致 变色薄膜的透光率变化范围更大。

图 4(c)为 W₁₈O₄₉/ITO-PET 和 Ni-W₁₈O₄₉/ITO-PET 电致变色薄膜电化学阻抗谱图(EIS),由 Nyquist 图中高频区曲线可得,由于电解液/电极界面 上电子扩散所导致的电荷转移电阻 (R_{cl}),曲线圆弧 半径越小,表明电荷转移电阻越小^[28]。通过拟合等 效电路可得 W₁₈O₄₉/ITO-PET 和 Ni-W₁₈O₄₉/ITO-PET 电致变色薄膜 R_{cl} 分别为 95.5 Ω 和 20.8 Ω ,表明 Ni 掺杂可有效降低电极材料的电荷转移电阻。通 过充放电循环实验(扫描速率为 100 mV/s,扫描范 围为-1 V~0.6 V)对电致变色薄膜充放电循环稳 定性进行评价,图 4(d)为1 500次充放电实验过程 中电致变色薄膜电容保持率随循环次数的变化曲 线。1 500次循环后 Ni-W₁₈O₄₉/ITO-PET 电容保持 率下降 30% 并趋于稳定状态, 而 W₁₈O₄₉/ITO-PET 电容保持率下降60%并仍有较为明显的下降趋势。 表明Ni掺杂可使W18O49/ITO-PET电致变色薄膜 循环稳定性提高。图4(e)、图4(f)为采用双电位阶 跃循环(负电位为−1V,正电位为0.6V)测量 W18O49/ITO-PET 和Ni-W18O49/ITO-PET 电致变色 薄膜透光率随着色/褪色循环时间 (7 200 s)的变化 曲线。由图4(e)可看出W18O49/ITO-PET电致变色 薄膜最大透光率从 71% 降低到 65%, 而 Ni-W 18O49/ ITO-PET 电致变色薄膜最大透光率并无明显减小 (图 4(f)),表明 Ni-W₁₈O₄₉/ITO-PET 电致变色薄膜 具有良好的循环稳定性。Ni掺杂导致 W₁₈O₄₉氧空 位增加,氧空位可以有效降低Li⁺嵌入/脱出过程中 的能全,有利于缓解晶格应变[29],进而可提高 W₁₈O₄₉/ITO-PET电致变色薄膜的循环稳定性。

3 结 论

采用溶剂热法制备得到非化学计量比 $W_{18}O_{49}$ 和 Ni 掺杂 $W_{18}O_{49}$ 纳米线(Ni- $W_{18}O_{49}$),并利用雾化沉积 法将 $W_{18}O_{49}$ 和Ni- $W_{18}O_{49}$ 纳米线喷涂在柔性ITO-PET透明导电基底,从而得到 $W_{18}O_{49}$ /ITO-PET和 Ni- $W_{18}O_{49}$ /ITO-PET电致变色薄膜。实验结果表 明Ni掺杂对 $W_{18}O_{49}$ 纳米线生长并无影响,但Ni的嵌 入会导致 $W_{18}O_{49}$ 纳米线晶格发生微小畸变。与 $W_{18}O_{49}$ /ITO-PET电致变色薄膜相比,Ni- $W_{18}O_{49}$ / ITO-PET电致变色薄膜着色/褪色响应时间分别由 16.5 s/8.2 s缩短至10 s/5.8 s,着色效率由56 cm²·C⁻¹ 提高至74 cm²·C⁻¹。Ni- $W_{18}O_{49}$ /ITO-PET电致变色 薄膜经1500次充放电后容量保持率仍为70%,且 经7200 s着色/褪色循环后其最大透光率几乎没有 减小,表明Ni掺杂可显著提高 $W_{18}O_{49}$ /ITO-PET电 致变色薄膜的循环稳定性。

参考文献

- [1] 秦玉香,刘 梅,化得燕.Ti掺杂W₁₈O₄₉纳米线的电子结构与 NO₂敏感性能的第一性原理研究[J].物理学报,2014,63 (20):277-284.
- [2] Nguyen T D, Yeo L P, Mandler D, et al. Electrodeposition of amorphous WO₃ on SnO₂-TiO₂ inverse opal nano-framework for highly transparent, effective and stable electrochromic smart window[J]. RSC Advances, 2019, 9(29): 16730-16737.
- [3] Thilagavathi T, Venugopal D, Marnadu R, et al. An investigation on microstructural, morphological, optical, photoluminescence and photocatalytic activity of WO₃ for photocatalysis ap-

plications: An effect of annealing[J]. Journal of Inorganic and Organometallic Polymers and Materials, 2020,1: 1-14.

- [4] Buyukkose S. Highly selective and sensitive WO₃ nanoflakes based ammonia sensor[J]. Materials Science in Semiconductor Processing, 2020, 110: 104969.
- [5] Tian Y, Cong S, Su W, et al. Synergy of W₁₈O₄₉ and polyaniline for smart supercapacitor electrode integrated with energy level indicating functionality [J]. Nano Letters, 2014, 14(4): 2150-2156.
- [6] Karimi E, Dabbagh G R, Ghorashi S M B, et al. Electrical simulation of the function of tungsten oxide in polymeric solar cells
 [J]. Materials Research Express, 2019, 6(12): 126335.
- [7] Mao Y H, Yang X W, Gong W B, et al. A dopant replacementdriven molten salt method toward the synthesis of sub-5-nmsized ultrathin nanowires[J]. Small, 2020, 16(23): 2001098.
- [8] Lu C H, Hon M H, Kuan C Y, et al. A complementary electrochromic device based on W₁₈O₄₉ nanowire arrays and Prussian blue thin films[J]. Rsc. Advances, 2016, 6(3):1913-1918.
- [9] Chen P, Qin M, Liu Y, et al. Superior optical properties of $Fe^{3+}-W_{18}O_{49}$ nanoparticles prepared by solution combustion synthesis[J]. New Journal of Chemistry, 2015, 39(2): 1196-1201.
- [10] Su C Y, Lin H C, Lin C K. Fabrication and optical properties of Ti-doped W₁₈O₄₉ nanorods using a modified plasma-arc gascondensation technique[J]. Journal of Vacuum Science & Technology. B, Microelectronics and Nanometer Structures: Processing, Measurement, and Phenomena: An Official Journal of the American Vacuum Society, 2009, 27(5):2170-2174.
- [11] Kunyapat T, Xu F, Neate N. Ce-doped bundled ultrafine diameter tungsten oxide nanowires with enhanced electrochromic performance[J]. Nanoscale, 2018, 10(10): 4718-4726.
- [12] Bhavani P, Kumar D P, Jeong S. Multidirectional-charge-transfer urchin-type Mo-doped W₁₈O₄₉ nanostructures on CdS nanorods for enhanced photocatalytic hydrogen evolution[J]. Catalysis Science & Technology, 2018, 8(7): 1880-1891.
- [13] Meng T, Kou Z, Amiinu I S, et al. Electronic structure control of Tungsten Oxide activated by Ni for ultrahigh performance supercapacitors[J]. Small, 2018,14(20):1800381.
- [14] Lin H C, Su C Y, Yu Y H, et al. Non-catalytic and substratefree method to titania-doped W₁₈O₄₉ nanorods: Growth, characterizations, and electro-optical properties [J]. Journal of Nanoparticle Research, 2012, 14(1):1-10.
- [15] Cheng F, Li X W. Effects of In Situ Co or Ni doping on the photoelectrochemical performance of hematite nanorod arrays[J]. Applied Sciences, 2020, 10(10):3567.
- [16] Zhong X, Sun Y, Chen X, et al. Mo doping induced more active sites in urchin-like W₁₈O₄₉ nanostructure with remarkably enhanced performance for hydrogen evolution reaction [J]. Advanced Functional Materials, 2016, 26(32): 5778-5786.
- [17] 黄佳木,徐爱娇,穆尉鹏.Ni掺杂WO_x薄膜的电致变色性能[J].材料科学与工程学报,2008,26(2):177-180.
- [18] Wang H, Xu S, Tsai C, et al. Direct and continuous strain control of catalysts with tunable battery electrode materials[J]. Science, 2016, 354(6315):1031-1036. (下转第 314页)