# Zn 掺杂 α-羟基氧化铁脱除高炉煤气中 H<sub>2</sub>S 性能研究

王 斌1, 刘旭东2, 李玉然1,\*, 刘 利2, 徐文青1, 朱廷钰1

(1. 中国科学院过程工程研究所中国科学院绿色过程制造创新研究院,北京100190; 2. 华北理工大学 化学工程学院河北省环境光电催化材料重点实验室,河北唐山063200)

摘要:高炉煤气中硫化氢(H<sub>2</sub>S)的脱除对实现钢铁行业超低排放具有重要意义。高炉煤气经余压 透平发电装置(Blast Furnace Top Gas Recovery Turbine Unit, TRT)后,温度多在 50~80 ℃之间,宜 选用低温下活性较高的针铁矿(α-FeOOH)作为高炉煤气水解后气体中H<sub>2</sub>S的吸附剂。采用共沉 淀结晶法将不同摩尔比的(1%、5%、11%)Zn<sup>2+</sup>掺杂到α-FeOOH中,在模拟的高炉煤气气氛中,利 用固定床-气相色谱联用平台测试其对 H<sub>2</sub>S 的吸附容量, α-FeOOH 硫容提升至 292.2 mg/g. 硫容提 高了137%。采用BET、EPR、XPS等分析手段对吸附剂的理化性质进行表征,分析结果表明, Zn/FeOOH 样品的比表面积提升近 60%。比表面积的增加意味着更多的反应界面可用于 H2S 的 吸附位点和转化,为H-S提供更多的吸附位点,这是提高硫容量吸附能力的关键因素之一。此外, 孔容积提升约116%,孔容积的增加可以缓解反应产物带来的孔道堵塞效应。在g=2.002的位置, Zn/FeOOH系列样品均出现了氧空位的特征峰, Zn/FeOOH-11 样品表现出最高的氧空位信号强 度, 表明掺杂 Zn 后材料中的氧空位显著增加。当 Zn<sup>2+</sup>被引入  $\alpha$ -FeOOH 晶格时, 由于 Zn<sup>2+</sup>和 Fe<sup>3+</sup>的离子半径和电荷不完全匹配, 其替代 Fe<sup>3+</sup>会在晶格中引入局部应力和畸变, 有助于氧原子从 晶格中逸出,形成氧空位。氧空位能为H<sub>2</sub>S的吸附和活化提供活性位点,增强材料的催化活性。 Zn 掺杂 α-FeOOH 中单羟基比例增加了 10%, 达到 36%。单羟基是提高硫容量的关键成分, 作为 活性较高的基团能够与H<sub>3</sub>S形成氢键,从而增强其在材料表面的吸附。通过原位红外光谱分析, 表明 Zn 不仅作为催化剂的一部分,还直接参与与 H<sub>2</sub>S 的反应,形成 ZnS, Zn 掺杂不仅改善了 α-FeOOH 的催化性能,还影响了硫产物的种类。结构和表面性能的改变,显著提升了 Zn/FeOOH 材料对 H,S 的吸附和转化能力,为吸附剂性能优化及高炉煤气净化技术应用提供了参考。 关键词:高炉煤气;羟基氧化铁;硫化氢;吸附氧化;Zn掺杂 中图分类号: X131.1; X701 文献标识码: A

# Performance Study of Zn-doped α-FeOOH in Removing H<sub>2</sub>S from Blast Furnace Gas

WANG Bin<sup>1</sup>, LIU Xudong<sup>2</sup>, LI Yuran<sup>1,\*</sup>, LIU Li<sup>2</sup>, XU Wenqing<sup>1</sup>, ZHU Tingyu<sup>1</sup>

(1. Innovation Academy for Green Manufacture, Chinese Academy of Sciences, Institute of Process

Engineering, Chinese Academy of Sciences, Beijing 100190, China; 2. Institute of Chemical Engineering, North China University of Science and Technology, Key Laboratory of Environmental

Photocatalytic Materials in Hebei Province, Tangshan 063200, China)

Abstract: The removal of hydrogen sulfide  $(H_2S)$  from blast furnace gas is crucial for achieving ultralow emissions in the iron-steel industry. After passing through the top gas recovery turbine (TRT) unit, the blast furnace gas temperature typically ranges from 50 to 80 °C. Ferric hydroxide (α-FeOOH) exhibits high activity at low temperatures, making it an ideal adsorbent for H<sub>2</sub>S after water treatment. a-FeOOH was doped with  $Zn^{2+}$  at different molar ratios (1%, 5%, and 11%) via co-precipitation crystallization. A fixed bed and gas chromatography combined platform was used to evaluate the H<sub>2</sub>S adsorption capacity in the simulated blast furnace gas atmosphere. The results showed that it increased to 292.2 mg/g, a 137% improvement. The physical and chemical properties of the adsorbents were characterized using BET, EPR, and XPS. The results indicated a significant increase in the specific surface area of the Zn/FeOOH samples, rising by approximately 60%. This enhancement leads to more reaction interfaces available for H<sub>2</sub>S adsorption, providing additional active sites for H<sub>2</sub>S molecules, which is crucial for improving sulfur capacity. Additionally, the pore volume increased by about 116%, mitigating the pore blockage typically caused by reaction products. All Zn/FeOOH samples displayed characteristic peaks associated with oxygen vacancies at g = 2.002, with the Zn/FeOOH-11 sample showing the highest intensity of the oxygen vacancy. This suggests that Zn doping considerably boosts the oxygen vacancies within the material. The introduction of  $Zn^{2+}$  ions into the  $\alpha$ -FeOOH lattice creates local stress and distortion due to the mismatching in ionic radius and charge between  $Zn^{2+}$  and  $Fe^{3+}$ . This mismatch facilitates the escape of oxygen atoms, resulting in the formation of oxygen vacancies; these vacancies serve as active sites for the adsorption and activation of H<sub>2</sub>S molecules, thereby enhancing the catalytic activity of the material. Furthermore, the proportion of monohydroxyl groups in Zn-doped  $\alpha$ -FeOOH increased by 10%, reaching 36%. These monohydroxyl groups are pivotal for improving sulfur capacity, as they are highly active and can form hydrogen bonds with H<sub>2</sub>S molecules, further enhancing their adsorption on the material surface. In situ infrared spectroscopy analysis revealed that Zn functions as a catalyst component and also directly interacts with H<sub>2</sub>S to form ZnS. This Zn doping enhances the catalytic performance of  $\alpha$ -FeOOH and influences the types of sulfur products generated. The alterations in structure and surface properties significantly enhance the adsorption and conversion capacity of Zn/FeOOH materials for H<sub>2</sub>S, providing a reference for optimizing adsorbent performance and enhancing blast furnace gas purification technologies.

Keywords: Blast furnace gas; Iron oxyhydroxide; Hydrogen sulfide; Adsorption oxidation; Zn doping

# 0 引 言

我国是钢铁生产大国,2023年中国粗钢产量 超10.19亿t,位居全球第一<sup>[1]</sup>。随着钢铁工业的 快速发展,高炉煤气作为钢铁生产过程中的重要 副产品,产量达到8000~10000亿m<sup>3</sup>/a。高炉煤 气中羰基硫(COS)浓度100~200 mg/m<sup>3</sup>,H<sub>2</sub>S浓度 30~60 mg/m<sup>3</sup>。H<sub>2</sub>S对钢铁生产设备具有腐蚀性<sup>[2]</sup>, 会缩短设备使用寿命,增加维护成本。同时,含 H<sub>2</sub>S的高炉煤气作为二次能源,在燃烧过程中也 会生成SO<sub>2</sub>,从而引发酸雨等环境问题<sup>[3]</sup>。随着环 保要求的日益严格,2022年生态环境部发布《关 于印发钢铁/焦化、现代煤化工、石化、火电四个 行业建设项目环境影响评价文件审批原则的通 知》(环办环评[2022]31号),明确提出"新建高 炉、焦炉实施煤气精脱硫"<sup>[4]</sup>,推动钢铁企业开展 大气污染物治理,高炉煤气中有害气体的处理,特 别是含硫化合物的脱除对钢铁行业实现绿色发展 具有重要意义<sup>[5-7]</sup>。

为了实现钢铁行业的超低排放,高炉煤气中 H<sub>2</sub>S 需进行有效脱除。以赤铁矿(Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>)、磁铁矿 (Fe<sub>3</sub>O<sub>4</sub>)、羟基氧化铁(FeOOH)等为代表的氧化铁 类材料已广泛应用于 H<sub>2</sub>S 的吸附,其中 FeOOH 包 括多种晶型,如 β-FeOOH(赤钒矿)和 γ-FeOOH(疏 水铁矿)。高炉煤气温度常为 50~80 °C,此温度区 间属于较低温区间。由于 α-FeOOH 表面富含羟 基,能够在低温与 H<sub>2</sub>S 结合而发生反应<sup>[8]</sup>,适合用 于高炉煤气脱硫。

HU 等<sup>[9]</sup>向 FeOOH 中掺杂 Co<sup>2+</sup>, 发现其可均 匀地负载于 FeOOH, 并且提高材料的比表面积和

氧空位,进而提高硫容近2倍。YANG等<sup>[10]</sup>将 Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>负载在活性炭上,通过掺杂Zn开发了一种 复合材料,用于去除H<sub>2</sub>S。实验表明,掺杂Zn的 Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub> 材料具有高达 122.5 mg/g 的 H<sub>2</sub>S 突破容量, 远超理论值,并且在经过3次热再生后仍保持优 异的性能。该研究证明了负载与掺杂技术联用可 显著提升 H-S 的脱除效率,同时发现 FeOOH 作为 中间产物也对脱硫反应起到关键作用。XIONG 等<sup>[11]</sup> 通过一锅法合成了富集氧空位的 Fe<sub>3</sub>O<sub>4</sub>@MnO<sub>2</sub> 核壳复合材料,并成功应用于高炉气体中 H<sub>2</sub>S 的 选择性氧化。实验结果表明, Fe<sub>3</sub>O<sub>4</sub>@MnO<sub>2</sub>催化 剂(Fe/Mn=4:1)在150 ℃、含有 O2 和 CO 的湿气 氛中表现出 100% 的 H<sub>2</sub>S 转化率和 95.7% 的硫选 择性。CAO 等<sup>[12]</sup> 通过使用蜂窝状 α-FeOOH@Fe-EDTA 复合材料作为脱硫剂,成功展示了其处理 含H<sub>2</sub>S气体的优异性能。实验表明, FeOOH-3@ Fe-EDTA的 H<sub>2</sub>S 反应容量达到 55.1%, 远超单一 FeOOH,并在多次再生后持续保持较好的脱硫性 能。GAO等<sup>[13]</sup>通过结构调控提升了 α-FeOOH 的脱硫性能。纳米级 α-FeOOH 材料不仅无失活 迹象,还在12h内保持高活性,证明了结构调控对 于提升 Fe<sub>2</sub>O, 脱硫性能的关键作用。LI 等<sup>[14]</sup> 利用 负载技术成功将 Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub> 负载于 UiO-66 金属有机框 架,制备了 xFe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>@UiO-66 负载材料,结果表明, 5Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>@UiO-66 在 150 ℃ 时表现出最佳性能, H<sub>2</sub>S 转化率达到 100%, 硫选择性高达 93.06%, 显著优 于商业 Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>(62%)和传统 Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>(80%)。LEE 等<sup>[15]</sup> 研究了在常温下活性炭负载 α-FeOOH 的 H<sub>2</sub>S 去除 性能。活性炭不仅为脱硫反应提供了大量活性位 点,还防止了 FeOOH 沉淀颗粒的聚集。实验结果 表明,该负载材料的 H<sub>2</sub>S 突破容量为 0.171 g/g,远 高于单独使用的 α-FeOOH(0.046 g/g)。这归因于 活性炭提供的高比表面积和介孔结构有效提高了 材料的反应性能。LINCKE 等<sup>[16]</sup> 研究了通过负载 技术提升 FeOOH 在 H<sub>2</sub>S 吸附中的性能。涂层金 属泡沫作为载体,显著改善了 FeOOH 的结构稳定 性和反应性能。负载后的无定形 FeOOH 表现出 于晶态 Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub> 近 10 倍的硫吸附容量, 且突破点前 H<sub>2</sub>S浓度持续保持在较低水平,证明负载技术在 提高材料反应活性与可再生性方面具有显著效果。

目前针对  $H_2S$  脱除的吸附材料研究较多,但 是吸附硫容亟待提高。本文设计制备  $Zn^{2+}$ 掺杂的 FeOOH 吸附剂,对 Zn/FeOOH 样品的性能、晶体 结构、氧空位等进行详细分析,探明  $Zn^{2+}$ 掺杂对 α-FeOOH 活性的影响及其提高硫容的机制。

# 1 实验方法

#### 1.1 吸附剂制备

采用共沉淀法制备 Zn 掺杂的 FeOOH 吸附 剂(晶型为  $\alpha$ -FeOOH)。按摩尔比  $n(Zn^{2+})/n(Zn/$ FeOOH)为 0.01、0.05、0.11 的比例分别称取一定 量的 ZnSO<sub>4</sub>,与 FeSO<sub>4</sub> 固体颗粒混匀,将其倒入放 有磁子的磨口玻璃瓶中,加入一定量的蒸馏水,使 FeSO<sub>4</sub>的浓度为 1.0 mol/L, 然后迅速盖紧玻璃瓶 的瓶塞,隔绝空气。待二者完全溶解后,打开盖 子,将混合溶液暴露在空气中,使用 2.4 mol/L 的 Na<sub>2</sub>CO<sub>3</sub>溶液将 pH 调节至 9。将悬浮液继续暴露 在空气中,并在40℃水浴槽中连续搅拌3h,使其 充分结晶,期间保持 pH 恒定。离心洗涤去除结晶 沉淀中的SO4-,直到离心液不会与BaCl2溶液发 生反应。所得固体在烘箱中 80 ℃ 干燥 24 h。对 样品进行研磨和筛分后得到 40~60 目(0.25~0.38 mm)的颗粒。不同 Zn 含量掺杂的 α-FeOOH 记为 Zn/FeOOH-0, Zn/FeOOH-1, Zn/FeOOH-5, Zn/ FeOOH-11<sub>°</sub>

#### 1.2 吸附剂硫容测试

研究吸附剂对 H<sub>2</sub>S 的吸附性能,采用三段式 温控固定床实验装置,将 0.45 g 吸附剂均匀装填 于内径为 6 mm 的石英管中。在 50 ℃ 的反应温 度下,模拟混合气体以 300 mL/min 的流速通过吸 附剂床,质量空速为 40 000 h<sup>-1</sup>。混合气体中 H<sub>2</sub>S 组分为 227 mg/Nm<sup>3</sup>, H<sub>2</sub>O 浓度为 4%(体积分 数),O<sub>2</sub> 浓度为 0.3%, CO<sub>2</sub> 浓度为 20%, N<sub>2</sub> 作为平 衡气。水蒸气经 U 型管鼓泡装置由 N<sub>2</sub> 载气进入 反应器,用于模拟实际工业场景中的煤气条件。 气体的流量由质量流量控制器精确调节,以确保 实验条件的一致性和可重复性。

石英管出口的  $H_2S$  浓度由气相色谱仪分析 (GC-2010 Plus, Shimadzu, 日本)检测, 检测器为火 焰光度检测器(FPD), 进样柱采用氢火焰, 柱长度 为 2 m, 柱温为 60 ℃, 直径为 5 mm, 毛细柱长 60 m, 直径为 0.25 mm, 载气为高纯  $N_2$ 。每隔 5 min 检测  $H_2S$  的浓度。

硫容为吸附剂对 H<sub>2</sub>S 的吸附能力, 以每克吸 附剂吸附的硫质量来表示。由式(1)计算可得。

$$C_{\rm s} = \frac{V \times C \times 32 \times 1\,000}{26.5 \times G} \tag{1}$$

式中: Cs一硫容, mg/g; V—通过吸附剂的气体总体

积, L; C—H<sub>2</sub>S浓度, %; G—吸附剂的重量, g; 26.5—在标准大气压下 50 ℃ 时理想气体的摩尔 体积, L/mol; 32—H<sub>2</sub>S 中 S 的摩尔质量, g/mol。

## 1.3 吸附剂表征

样品的物相组成由粉末 X 射线衍射仪 (Empyrean, PANalytical B.V., Netherlands)表征。 采用 Cu-Kα辐射(α=0.154 06 nm),扫描速度为 10(°)/min,扫描范围为 5°~90°,工作电压为 40 KV, 工作电流为 40 mA。

样品表面金属含量由 X 射线荧光光谱仪 (PW4400/40, PANalytical B.V., Netherlands)表 征。将样品研磨成粉末,加入硼酸压片成型后在 真空下进行测试。

样品表面和结构性质由拉曼光谱分析仪 (DXR 3, Thermo Fisher Scientific, USA)表征。以 532 nm的波长激发样品,并记录 500~3 000 nm 波 长范围内的拉曼散射光谱。

样品的孔结构由比表面积和孔隙度分析仪 (NOVA3200e, Quantachrome, USA)表征,采用多 点 Brunauer-Emmett-Teller(BET)公式计算比表面 积;在 77 k 相对压力  $p/p_0=0.95$ 时,由  $N_2$ 吸附量计 算总孔容积。

样品表面氧空位由电子顺磁共振仪(EPR, Bruker EMXplus-6/1, Germany)表征。每次取 30 mg 催化剂置于室温和 9.2 GHz 波段 X 射线下测试。

样品的官能团种类由傅里叶变换红外光谱 (VERTEX70, Bruker, Germany)进行定性和半定量 分析。测量的光谱范围设定在 500~4 000 cm<sup>-1</sup>之 间,测试样品制备过程中采用 KBr 混合样品压片 的方法。

样品的各元素存在形态由 X 射线光电子能谱 (K-Alpha, Thermo Fisher Scientific, USA)分析表 征。该分析在极高真空条件下进行,采用了能量 为 1 253.6 eV 的 Al K-Alpha 射线,工作时的电压 和灯丝电流分别设定为 15 kV 和 10 mA。信号采 集了 5~10次的往复扫描。能量分辨率设定为 50 eV 和 0.05 eV 的步长,并以碳的 C 1s 峰(能量 为 284.80 eV)作为能量校准的参考,以确保结果 的准确性。

样品表面的金属氧化物由配有原位漫反射配件和 MCT(Mercury Cadmium Telluride)检测器的 红外光谱仪(Tenser II, Bruker, Germany)测定。每次取 20 mg 催化剂研磨成粉末后装入原位池中。 原位漫反射附件装配 ZnSe 窗片,催化剂装填后使

用 100 mL/min 的 N<sub>2</sub> 在 150 ℃ 下吹扫样品 1 h, 再 降温至反应温度 120 ℃, 待稳定后采集背景。随 后通入反应气体, 并开始连续采集样品光谱。光 谱分辨率为 2 cm<sup>-1</sup>, 仪器功率选择 7.5 kHz, 谱图采 集范围为 800~4 000 cm<sup>-1</sup>。

#### 2 结果与讨论

## 2.1 Zn 掺杂量对 Zn/FeOOH 脱硫性能影响

图 1显示了不同 Zn 含量的 Zn/FeOOH 系列 样品对 H<sub>2</sub>S 的吸附穿透曲线和其对应的硫容。未 掺杂 Zn 的 α-FeOOH 样品硫容为 123.2 mg/g。随 着 Zn 掺杂比例的增加, 硫容也呈增加趋势, 从 1% 到 11% Zn 掺杂, Zn/FeOOH 样品的硫容从 164.8 mg/g 逐步提升至 292.2 mg/g, 增幅达 137%。





#### 2.2 晶型与孔结构分析

表1显示了 Zn/FeOOH 样品的 X 射线荧光 (XRF)测试结果,实验中 Zn 掺杂α-FeOOH 样品中 Zn 的实际摩尔比与理论添加量相接近。该合成 方法能够向 α-FeOOH 结构引入预定量的 Zn,进而 准确地评估 Zn 掺杂对材料性能的影响。

# 表 1 Zn/FeOOH 样品理论和实际测得的 Zn 的摩尔比对比

Table 1Comparison of the theoretical andexperimentally measured molar ratio of Zn/FeOOH

样品	理论Zn摩尔比	实际Zn摩尔比
Zn/FeOOH-1	0.010	0.011
Zn/FeOOH-5	0.050	0.052
Zn/FeOOH-11	0.110	0.109

图 2(a)是 Zn/FeOOH 和 α-FeOOH 的 X 射线 衍射图谱。由图可知,所有样品具有 α-FeOOH 的 特征峰,与其标准卡片相匹配,表明 Zn 掺杂前后 α-FeOOH 晶型并未改变。掺杂后的主峰宽度 增加,并且向小角度移动,这是因为 Zn<sup>2+</sup>的半径 (0.74 Å)大于 Fe<sup>3+</sup>(0.64 Å)。此外,掺杂 Zn<sup>2+</sup>可能 会影响 α-FeOOH 晶体生长过程,导致晶粒尺寸的 变化。根据 Scherrer 方程,晶粒尺寸的减小同样 会导致衍射峰的宽化<sup>[17]</sup>。Zn<sup>2+</sup>的加入可增加 α-FeOOH 晶体中的空位、位错等缺陷的密度。增





Fig. 2 XRD and Raman spectra of Zn/FeOOH

加的缺陷在晶体内部可产生额外的散射中心<sup>[18]</sup>, 散射部分应该被衍射的 X 射线,从而导致衍射峰 强度的降低。

为了进一步揭示掺杂对 α-FeOOH 结构的影 响及对 H<sub>2</sub>S 吸附能力提高的原因, 对不同 Zn 掺杂 量的系列样品进行拉曼测试。图 2(b)显示了不 同 Zn/FeOOH 样品的拉曼特征峰, 特征峰的位置 通常反映材料晶格中原子或分子振动模式的信 息。288 cm<sup>-1</sup> 处的峰对应于 Fe—O—Fe 弯曲振 动, 384 cm<sup>-1</sup> 对应于 Fe—O 伸缩振动, 530 cm<sup>-1</sup> 处 的峰则归属于 Fe—OH 弯曲振动<sup>[19]</sup>。

由图 2 可以观察到,随着 Zn<sup>2+</sup>掺杂比例的增加,特征峰强度逐渐减弱,但 α-FeOOH 晶体结构 特征峰仍存在。这一现象说明,Zn<sup>2+</sup>被成功掺入 α-FeOOH 晶格中,并且其掺杂方式是通过替代晶 格中的部分 Fe<sup>3+</sup>实现的,未引起晶格对称性或基 本振动模式的改变<sup>[20]</sup>。在晶体材料中,掺杂通常 会造成晶格畸变或缺陷,这些畸变或缺陷会散射 或吸收拉曼光,从而导致拉曼散射峰强度的减 弱<sup>[21]</sup>。因此,随着 Zn 掺杂比例的增加,更多的晶 格畸变或缺陷导致了更强的散射或吸收,进而导 致特征峰强度的进一步减弱。掺杂引入的晶格畸 变或缺陷也可作为新的吸附位点<sup>[22]</sup>,而这些缺陷 有助于 H<sub>2</sub>S 的吸附和氧化<sup>[17]</sup>,增加了材料的吸附 容量。

图 3 是 Zn/FeOOH 样品的 N<sub>2</sub> 吸脱附曲线, 通 过图 3 计算得表 2。未掺杂 Zn 的 α-FeOOH 具有 69.40 m<sup>2</sup>/g 的比表面积和 0.18 mL/g 的孔容积。随 着 Zn 掺杂比例的增加, 比表面积和孔容积均出现 增大的趋势。Zn 掺杂比例为 1%、5%、和 11% 时, 比表面积分别为 72.10、79.20、和 110.60 m<sup>2</sup>/g; 对



图 3 Zn/FeOOH 样品的 N<sub>2</sub> 吸脱附曲线 Fig. 3 N<sub>2</sub> adsorption and desorption curves of Zn/FeOOH

应的孔容积分别为 0.19、0.22、0.39 mL/g。掺杂比 为 11% 时,比表面积和孔容积达到最大值,分别 为 Zn/FeOOH-0 的 1.59 倍、2.17 倍。增加的比表 面积可为反应提供更多的吸附和反应位点,孔容 积的变化则可以缓解反应产物带来的孔道堵塞 效应。

表 2 Zn/FeOOH 样品的比表面积、孔容积与平均孔径 Table 2 Specific surface area, pore volume, and average

pore size of Zin/recom					
样品	比表面积/ (m <sup>2</sup> ·g <sup>-1</sup> )	孔容积/ (mL·g <sup>-1</sup> )	平均孔径/ nm		
Zn/FeOOH-0	69.40	0.18	8.10		
Zn/FeOOH-1	72.10	0.19	11.20		
Zn/FeOOH-5	79.20	0.22	6.80		
Zn/FeOOH-11	110.60	0.39	5.90		

#### 2.3 氧空位及表面基团分析

图 4(a)是 Zn/FeOOH系列样品的 EPR 测试 结果。Zn/FeOOH系列样品在 g=2.002 的位置均 出现了氧空位的特征峰, Zn/FeOOH-11 样品表现 出最高的氧空位信号强度, 这表明掺杂 Zn 后, 材



图 4 Zn/FeOOH 样品的 EPR 与红外图谱 Fig. 4 EPR and infrared spectra of Zn/FeOOH

料中的氧空位显著增加<sup>[23]</sup>。

氧空位是固体氧化物或氢氧化物中普遍存在 的缺陷类型,由氧原子的缺失而形成。在 α-FeOOH 材料中,氧空位对其电子性质和表面化学性质有 着显著影响。当 Zn<sup>2+</sup>被引入 α-FeOOH 晶格时,由 于 Zn<sup>2+</sup>和 Fe<sup>3+</sup>的离子半径和电荷不完全匹配,其 替代 Fe<sup>3+</sup>进入晶格后会引起局部应力和畸变。这 种晶格畸变有助于氧原子从晶格中逸出,形成氧 空位<sup>[22]</sup>。Zn<sup>2+</sup>的掺杂还可能改变晶格的电荷平衡, 导致部分氧原子被移除以维持整体的电荷中性, 从而增加氧空位的数量和反应活性位点,进一步 提高硫容。

羟基在 H<sub>2</sub>S 吸 附 反 应 中 具 有 重 要 作 用, α-FeOOH 表面主要有 2 种类型的羟基,即单羟基 和桥羟基。Zn/FeOOH 样品的红外测试如图 4(b) 所示,3 171 cm<sup>-1</sup> 处的峰归因于桥羟基,更高波数 3 455 cm<sup>-1</sup> 处的峰归因于单羟基(反应前已将样品 充分干燥,并且在真空条件下测试,因此可以排除 水中羟基的影响)。

通过对 2 种羟基的分峰拟合, 计算出不同样 品中 2 种羟基的比例, 结果见表 3。Zn 的掺杂可 以改变 α-FeOOH 中单羟基和桥羟基的比例, 显著 影响羟基的分布。Zn 掺杂后 2 种羟基的主峰位 置均向更高波数偏移, 这是由于 Zn<sup>2+</sup>替换了 α-FeOOH 中的 Fe<sup>3+</sup>, 改变了晶格中的电荷分布和 羟基周围的电子密度。Zn<sup>2+</sup>的电负性低于 Fe<sup>3+</sup>, 导 致 O—H 键更极化, 需要更高能量(即较大的波 数)振动。其次, Zn<sup>2+</sup>的加入引起的晶格畸变, 改变 了羟基的局部结构和相互作用, 尤其是氢键作用 的减弱, 影响羟基的振动频率。最后, Zn<sup>2+</sup>引起的 晶格应力变化可能导致羟基的键角和键长变化, 进而影响 O—H 键振动能级。

表 3 Zn/FeOOH 样品中羟基类型比例 Table 3 Proportion of hydroxyl groups in

Zn/FeOOH				
样品	单羟基	桥羟基		
Zn/FeOOH-0	26	74		
Zn/FeOOH-1	28	72		
Zn/FeOOH-5	31	69		
Zn/FeOOH-11	36	64		

#### 2.4 吸附产物分析

图 5 是 Zn/FeOOH-0 及 Zn/FeOOH-11 反应前 后样品的 Fe、Zn、O 和 S 元素的 XPS 分析。对于 Fe 元素(图 5(a)), 在未掺杂的 α-FeOOH 样品中, Fe 2p 的 XPS 谱图主要显示了 Fe 2p<sub>3/2</sub> 和 Fe 2p<sub>1/2</sub> 的 2 个明显峰, 分别位于约 710.2 eV 和 724.0 eV, 验证 Fe<sup>3+</sup>存在于 α-FeOOH<sup>[24]</sup>, 且主要以 Fe<sup>3+</sup>的氧 化态存在。Zn<sup>2+</sup>掺杂后, Fe 2p 的电子结合能发生 轻微变化, Fe 2p<sub>3/2</sub> 峰向低结合能方向移动 0.2 eV 至 0.4 eV。这种变化表示了 Fe 周围局部电子环 境的变化, 是  $Zn^{2+}$ 的掺杂导致晶格畸变或是  $Zn^{2+}$ 与  $\alpha$ -FeOOH之间的电子相互作用导致<sup>[25]</sup>。 $Zn^{2+}$ 掺 杂通过替代  $\alpha$ -FeOOH 晶格中的部分 Fe<sup>3+</sup>, 引起晶 格参数的变化, 从而影响 Fe 的电子密度, 进一步 影响与  $H_2S$  在材料表面的吸附程度。



图 5 Zn/FeOOH 样品反应前后 Fe 2p、Zn 2p、O 1s、S 2p 的 XPS 分峰谱图 Fig. 5 XPS peak spectra of Fe 2p, Zn 2p ,O1s, S 2p before and after the reaction of Zn/FeOOH

对于O元素(图 5(c)),O1s的XPS 谱图在未 掺杂样品中呈现一个主要峰位,大约在 530 eV。 在Zn 掺杂的样品中,O1s峰的偏移反映了由于 Zn<sup>2+</sup>掺杂而发生的化学环境变化,这与新形成的 Zn—O键以及 α-FeOOH 表面羟基的环境变化 有关。

如图 5(b)所示,通过对 Zn 2p 峰分析发现,其 中 Zn  $2p_{3/2}$ 峰位于约 1 021.5 eV,归属于 Zn<sup>2+[26]</sup>。 反应后样品 Zn 的主峰发生了偏移,说明了 ZnS 的 生成。反应后样品 S 2p 的分析如图 5(d)所示,在 164.4 eV 和 163.2 eV 处出现了 S<sup>2-</sup>的特征峰,说明 反应过程中生成了 ZnS。说明 Zn<sup>2+</sup>的掺杂不仅可 以提高  $\alpha$ -FeOOH 的反应性能, Zn<sup>2+</sup>其本身也可与 H<sub>2</sub>S 发生反应,从而提高吸附容量。

通过分峰拟合计算了吸附氧、羟基氧、氧空

位和晶格氧在不同样品中的比例,相应结果见 表4。对于 Zn/FeOOH-0,吸附氧、羟基氧、氧空位 和晶格氧的比例分别为8%、25%、35%和32%; 而对于 Zn/FeOOH-11,相应的比例为6%、23%、 41%和30%,表明Zn的掺杂增加了氧空位的比 例;在反应后的Zn/FeOOH-11-Used样品中,相应 比例变为10%、22%、33%和35%,其中吸附氧的 比例有所上升,而羟基氧的比例略有下降,氧空位

表 4 不同氧形态的摩尔比

Table 4Molar ratios of different oxygen forms%

样品	吸附氧	羟基氧	氧空位	晶格氧
Zn/FeOOH-0	8	25	35	32
Zn/FeOOH-11	6	23	41	30
Zn/FeOOH-11-Used	10	22	33	35

的比例减少,晶格氧的比例则有所增加,这表明羟基和氧空位均参与了反应。

### 2.5 脱硫机理分析

析,测试结果如图 6 所示。

对 Zn/FeOOH-11 样品进行原位红外光谱分



# 图 6 Zn/FeOOH-11 样品的原位红外光谱图

#### Fig. 6 In situ infrared spectroscopy of Zn/FeOOH-11

620 cm<sup>-1</sup>的特征峰归属于单质硫(S<sub>8</sub>)的 S—S 振动<sup>[27]</sup>。这表明部分 H<sub>2</sub>S 在  $\alpha$ -FeOOH 表面被直接氧化生成单质硫。Zn 的成功掺杂不仅提供了 更多的活性位点,还优化了电子密度,有效地促进了 H<sub>2</sub>S 转化进程。

位于 668 cm<sup>-1</sup>、1 615 cm<sup>-1</sup> 的特征峰归属于硫 酸盐的形成,指向 Fe<sub>2</sub>(SO<sub>4</sub>)<sub>3</sub> 的 S=O 伸缩振动<sup>[28]</sup>。 这一现象揭示了在反应过程中,H<sub>2</sub>S首先在 α-FeOOH 表面被氧化成 SO<sub>2</sub>,随后与 O<sub>2</sub>和水蒸气 进一步反应形成硫酸盐。Zn 的掺杂显著促进 α-FeOOH 表面的氧化能力,加速了 Fe<sub>2</sub>(SO<sub>4</sub>)<sub>3</sub> 的生 成过程。

位于 719 cm<sup>-1</sup> 的特征峰归属于 Zn—S 键的振动<sup>[29-30]</sup>,表明在掺杂 Zn 的  $\alpha$ -FeOOH 材料中, Zn 不 仅作为催化剂的一部分,还直接参与了与 H<sub>2</sub>S 的 反应,形成 ZnS。这进一步证实了 Zn 掺杂不仅改善了  $\alpha$ -FeOOH 的催化性能,还影响了硫产物的 种类。

以上转化过程可用式(2)~(8)表示。

$$H_2S + OH^- \longrightarrow H_2O + HS^- \qquad (2)$$

- $H_2S + O^{2-} \longrightarrow OH^- + HS^- \qquad (3)$
- $HS^{-}+Fe^{3+}+O^{2-} \longrightarrow SO_{4}^{2-}+FeS \qquad (4)$
- $FeOOH + H_2S \longrightarrow S_r + FeS + H_2O \qquad (5)$
- $FeS + O_2 + H_2O \longrightarrow FeOOH + S_x$  (6)

$$Zn^{2+} + HS^{-} \longrightarrow ZnS + H^{+}$$
 (7)

 $Zn^{2+} + SO_4^{2-} \longrightarrow ZnSO_4$  (8)

综上, 掺杂 Zn 的 α-FeOOH 在脱除 H<sub>2</sub>S 的过 程中包括 H<sub>2</sub>S 的氧化, 硫酸盐、单质硫以及硫化锌 的产生。H<sub>2</sub>S 多途径转化不仅提高了吸附剂的硫 容, 也显示了掺杂 Zn 在优化 α-FeOOH 性能中的 思路合理, 为设计高效环境净化材料提供了有力 的理论支持。

# 3 结 论

通过对 α-FeOOH 掺杂 Zn, 实现了 α-FeOOH 结构和功能的显著改善, 为实现 H<sub>2</sub>S 的高效吸附 氧化提供了一种有效的方式。掺杂后的材料吸附 活性提升, 比表面积、氧空位及单羟基数量增加。 这些结构和表面性能的共同作用, 使 Zn/FeOOH 材料对 H<sub>2</sub>S 的吸附和转化能力得到显著提升, 硫容量相比未掺杂 Zn 的 α-FeOOH 提高了一倍 以上。

Zn/FeOOH-11 比表面积是原始样品的 1.59 倍,更大的比表面积意味着更多的反应界面可用 于 H<sub>2</sub>S 的吸附和转化,为 H<sub>2</sub>S 提供更多的吸附位 点,这是提高硫容量吸附能力的关键因素之一。 氧空位的增加对提高催化剂的活性同样至关重 要,其不仅能促进电荷的转移,增强材料的电子导 电性,还能为 H<sub>2</sub>S 的吸附和活化提供活性位点,进 一步增强了材料的催化活性。Zn/FeOOH-11 单羟 基比例增加了 10%,达到 36%。单羟基亦是提高 硫容量的关键成分,作为高活性的基团可与 H<sub>2</sub>S 形成氢键,从而增强其在材料表面的吸附。Zn 掺 杂的 α-FeOOH 材料因其结构和表面性能的优化, 展现出了卓越的 H<sub>2</sub>S 吸附能力,为设计高硫容的 吸附剂提供了一种有前景的设计思路。

#### 参考文献 (References):

- [1] 刘清梅,张福明.中国钢铁制造流程发展与关键问题
  [J/OL].钢铁: 1-17[2024-11-20]. https://doi.org/10.13228/j.
  boyuan.issn0449-749x.20240363.
  LIU Qingmei, ZHANG Fuming. Iron and steel manufacturing process development in China and critical issues [J/OL].
  Iron & Steel: 1-17[2024-11-20]. https://doi.org/10.13228/j.
  boyuan.issn0449-749x.20240363.
- [2] 乔莎莎,于广军,施亚汝.碳钢及低合金钢石化设备在湿 H<sub>2</sub>S环境下的腐蚀机理与选材 [J]. 化工装备技术,2023, 44(4):46-50.

QIAO Shasha, YU Guangjun, SHI Yaru. Corrosion mechanism and material selection of carbon steel and low alloy steel petrochemical equipment in wet H<sub>2</sub>S environment[J]. Chemical Equipment Technology, 2023, 44(4): 46-50.

- [3] GRENNFELT P, ENGLERYD A, FORSIUS M, et al. Acid rain and air pollution: 50 years of progress in environmental science and policy[J]. Ambio, 2020, 49(4): 849-864.
- [4] 王新东,朱廷钰,李玉然.高炉煤气脱硫技术研究进展
  [J]. 过程工程学报, 2023, 23(7): 1003-1012.
  WANG Xindong, ZHU Tingyu, LI Yuran. Research progress on desulfurization technology for blast furnace gas[J]. The Chinese Journal of Process Engineering, 2023, 23(7): 1003-1012.
- [5] 李翔,王学谦,李鹏飞,等.高炉煤气特征组分分析及其 对脱硫过程的影响研究进展[J]. 化工进展, 2021, 40(12): 6629-6639.
   LI Xiang, WANG Xueqian, LI Pengfei, et al. Progress on

characteristic components analysis of blast furnace gas and its influence on desulfurization process[J]. Chemical Industry and Engineering Progress, 2021, 40(12): 6629-6639.

- [6] 张雪松,徐萌,武建龙,等.炼铁流程硫解析及降低硫质 量分数措施分析 [J].钢铁, 2019, 54(3): 18-22.
  ZHANG Xuesong, XU Meng, WU Jianlong, et al. Sulfur analysis and measures for reducing sulfur in ironmaking process of Shougang Jingtang[J]. Iron & Steel, 2019, 54(3): 18-22.
- [7] 王为为. 高炉煤气精脱硫技术干扰因素及应用现状 [J]. 冶 金动力, 2024, 43(5): 100-102+106.
  WANG Weiwei. Interference factors and application status of blast furnace gas precision desulfurization technology[J]. Metallurgical Power, 2024, 43(5): 100-102+106.
- [8] CAO Yanning, ZHENG Xiaohai, DU Zhongjie, et al. Low-temperature H<sub>2</sub>S removal from gas streams over  $\gamma$ -FeOOH,  $\gamma$ -Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>, and  $\alpha$ -Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>: Effects of the hydroxyl group, defect, and specific surface area[J]. Industrial & Engineering Chemistry Research, 2019, 58(42): 19353-19360.
- [9] HU Mingtao, DENG Wenyi, SU Yaxin, et al. Optimization of hydrogen sulfide adsorption performance by tar based porous carbon prepared by template method[J]. Separation and Purification Technology, 2023, 327: 124979.
- [10] YANG Chao, FLORENT M, DE FALCO G, et al. ZnFe<sub>2</sub>O<sub>4</sub>/activated carbon as a regenerable adsorbent for catalytic removal of H<sub>2</sub>S from air at room temperature[J]. Chemical Engineering Journal, 2020, 394: 124906.
- [11] XIONG Yiran, WANG Langlang, NING Ping, et al. Constructing oxygen vacancy-enriched Fe<sub>3</sub>O<sub>4</sub>@MnO<sub>2</sub> core-shell nanoplates for highly efficient catalytic oxidation of H<sub>2</sub>S in blast furnace gas[J]. Separation and Purification Technology, 2024, 336: 126234.
- [12] CAO Yanning, YOU Weilong, LEI Ganchang, et al. Enabling high efficiency and rapid regeneration of α-FeOOH@Fe-EDTA for slurry desulfurization[J]. Industrial & Engineering Chemistry Research, 2022, 61(1): 249-258.

- [13] GAO Zhihua, LI Chunhu, XIE K. Simultaneous removal of COS and  $H_2S$  at low temperatures over nanoparticle  $\alpha$ -FeOOH based catalysts[J]. Journal of Energy Chemistry, 2003, 12(1): 37-42.
- [14] LI Yuankai, YANG Chao, FAN Huiling, et al. Enhanced sulfur selectivity for H<sub>2</sub>S catalytic oxidation over Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>@UiO-66 catalyst[J]. Separation and Purification Technology, 2022, 289: 120791.
- [15] LEE S, LEE T, KIM D. Adsorption of hydrogen sulfide from gas streams using the amorphous composite of α-FeOOH and activated carbon powder[J]. Industrial & Engineering Chemistry Research, 2017, 56(11): 3116-3122.
- [16] LINCKE M, PETASCH U, GAITZSCH U, et al. Chemoadsorption for separation of hydrogen sulfide from biogas with iron hydroxide and sulfur recovery[J]. Chemical Engineering & Technology, 2020, 43(8): 1564-1570.
- [17] JIA Tipei, SUN Shihao, ZHAO Qi, et al. Extremely acidic condition (pH<1.0) as a novel strategy to achieve high-efficient hydrogen sulfide removal in biotrickling filter: Biomass accumulation, sulfur oxidation pathway and microbial analysis[J]. Chemosphere, 2022, 294: 133770.
- [18] BARELLI L, BIDINI G, MICOLI L, et al. 13X Ex-Cu zeolite performance characterization towards H<sub>2</sub>S removal for biogas use in molten carbonate fuel cells[J]. Energy, 2018, 160: 44-53.
- [19] CAO Yanning, SHEN Lijuan, HU Xiaoli, et al. Low temperature desulfurization on Co-doped α-FeOOH: Tailoring the phase composition and creating the defects[J]. Chemical Engineering Journal, 2016, 306: 124-130.
- [20] WANG Ju, XU Jie, WU Xianli, et al. Kinetic study on high-temperature H<sub>2</sub>S removal over Mn-based regenerable sorbent using deactivation model[J]. ACS Omega, 2022, 7(3): 2718-2724.
- [21] LI Li, MA Pin, HUSSAIN S, et al. FeS<sub>2</sub>/carbon hybrids on carbon cloth: A highly efficient and stable counter electrode for dye-sensitized solar cells[J]. Sustainable Energy & Fuels, 2019, 3(7): 1749-1756.
- [22] XIAO Tingting, YANG Changling, LU Yonggen, et al. One-pot hydrothermal synthesis of rod-like FeOOH/reduced graphene oxide composites for supercapacitor[J]. Journal of Materials Science: Materials in Electronics, 2014, 25(8): 3364-3374.
- [23] MORADI H, AZIZPOUR H, BAHMANYAR H, et al. Molecular dynamics simulation of H<sub>2</sub>S adsorption behavior on the surface of activated carbon[J]. Inorganic Chemistry Communications, 2020, 118: 108048.
- [24] CEPOLLARO E M, CAPUTO D, GARGIULO N, et al. H<sub>2</sub>S catalytic removal at low temperature over Cu- and Mgactivated carbon honeycombs[J]. Catalysis Today, 2022, 390: 221-229.
- [25] GEORGIADIS A G, CHARISIOU N D, GABER S, et al. Adsorption of hydrogen sulfide at low temperatures using an

industrial molecular sieve: An experimental and theoretical study[J]. ACS Omega, 2021, 6(23): 14774-14787.

- [26] KUANG Liyuan, LIU Yuyang, FU Dandan, et al. FeOOH-graphene oxide nanocomposites for fluoride removal from water: Acetate mediated nano FeOOH growth and adsorption mechanism[J]. Journal of Colloid and Interface Science, 2017, 490: 259-269.
- [27] ZHENG Xiaohai, LI Bang, SHEN Lijuan, et al. Oxygen vacancies engineering of Fe doped LaCoO<sub>3</sub> perovskite catalysts for efficient H<sub>2</sub>S selective oxidation[J]. Applied Catalysis B: Environmental, 2023, 329: 122526.
- [28] LIU Xinpeng, WANG Rui. Effective removal of hydrogen

sulfide using 4A molecular sieve zeolite synthesized from attapulgite[J]. Journal of Hazardous Materials, 2017, 326: 157-164.

- [29] HU Biyun, YAN Xinran, WANG Wentao, et al. Iron oxyhydroxide polytype (γ-, δ- and β-FeOOH) structures govern Zn mobility[J]. Chemical Geology, 2022, 614: 121167.
- [30] ZHANG Tao, LI Chunjuan, MA Jun, et al. Surface hydroxyl groups of synthetic α-FeOOH in promoting OH generation from aqueous ozone: Property and activity relationship[J]. Applied Catalysis B: Environmental, 2008, 82(1-2): 131-137.