Ni-MOF-74 制备及其对 CO 的吸附性能

郭沛然,胡石林

(中国原子能科学研究院 特种材料工程部,北京 102413)

摘要:通过水热合成法制备了 Ni-MOF-74 材料,采用全自动表面积吸附仪、PXRD、扫描电子显微镜、同步热分析仪对材料的孔隙结构、晶体形貌和热稳定性进行了表征,并采用静态吸附法测定了 CO、N₂、CH₄和 CO₂在 Ni-MOF-74上的吸附等温线;采用挤压成型方法制备了 Ni-MOF-74 成型材料,并研究了 挤压成型后 Ni-MOF-74 晶体结构和微孔结构的变化及对 CO 的吸附性能的影响。结果表明,制得的 Ni-MOF-74 材料比表面积达 1 212.61 m²/g,其孔径主要集中在 0.8~1.0 nm 之间,对 CO 的吸附量远 高于相同条件下对 N₂和 CH₄的吸附量,具有良好的热稳定性;Ni-MOF-74对 CO 的吸附作用力明显高 于对 N₂、CH₄和 CO₂的;挤压成型后 Ni-MOF-74 的完整晶体数量明显减少,且部分微孔结构遭到破坏, 成型后对 CO 的吸附性能明显下降。

关键词:Ni-MOF-74;挤压成型;CO

 中图分类号:O647.33;O647.32
 文献标志码:A
 文章编号:1000-6931(2020)04-0583-08

 doi:10.7538/yzk.2019.youxian.0528

Preparation of Ni-MOF-74 and Its Adsorption Property for CO

GUO Peiran, HU Shilin

(Department of Special Materials, China Institute of Atomic Energy, Beijing 102413, China)

Abstract: Ni-MOF-74 materials were prepared by hydrothermal synthesis. The pore structure, crystal morphology and thermal stability of the materials were characterized by full automatic surface area adsorbent apparatus, PXRD, scanning electron microscopy and synchronous thermal analyzer. The adsorption isotherms of CO, N₂, CH₄ and CO₂ on Ni-MOF-74 were determined by static adsorption method. The molding material of Ni-MOF-74 was prepared, and the changes of crystal structure and micro structure and the adsorption property for CO were studied. The results show that the specific surface area of the prepared Ni-MOF-74 material is as high as 1 212. 61 m²/g, the pore size is mainly between 0. 8-1. 0 nm, the adsorption capacity of CO is much higher than that of N₂ and CH₄ under the same conditions, and it has good thermal stability. The adsorption force of CO by Ni-MOF-74 is significantly higher than that of N₂, CH₄ and CO₂. The number of complete crystals of Ni-MOF-74 in extrusion samples decreases significantly, and some of the microporous structures are destroyed, and the adsorption prop-

作者简介:郭沛然(1989一),男,河北武安人,博士研究生,核燃料循环与材料专业

收稿日期:2019-07-17;修回日期:2019-11-21

网络出版时间:2020-03-23;网络出版地址:http://kns.cnki.net/kcms/detail/11.2044.TL.20200320.1425.026.html

erties of CO decrease significantly after extrusion. **Key words:** Ni-MOF-74; extrusion molding; CO

MOF-74 是一种具有开放式、高密度不饱 和金属位点的金属有机骨架(MOFs)材料,是 由Ni²⁺、Mn²⁺、Zn²⁺、Co²⁺、Mg²⁺等金属离子 与 2,5-二羟基对苯二甲酸配位得到的一维孔 道的三维网状骨架材料。Ni-MOF-74 材料是 一种 μm 级的粉末颗粒,工业应用中为减小压 降和防止孔道堵塞,需将粉末做成成型体。

Ni-MOF-74 的制备方法有微波法^[1]和采 用四氢呋喃(THF)+H₂O^[2]或N,N-二甲基甲 酰胺(DMF)+H₂O^[3]为溶剂的水热合成法。由 于水热合成法制备的 MOF-74 材料易纯化、孔道 开放性好、比表面积较高,因此,本文拟采用该方 法合成 Ni-MOF-74 材料,测试 Ni-MOF-74 材料 对 CO、N₂、CH₄ 和 CO₂ 等 4 种气体的吸附等 温曲线,并考察挤压成型方法对 Ni-MOF-74 晶 体结构和微孔结构的影响以及对 CO 吸附性能 的影响。

1 实验

1.1 主要试剂和仪器

2,5-二羟基对苯二甲酸,分析纯(\geq 98.0%), 上海麦克林生化科技有限公司;四氢呋喃、层析用 中性氧化铝(100~200 目),分析纯(\geq 99.0%),国 药集团化学试剂有限公司;四水合醋酸镍,分析 纯(\geq 98.0%),天津市风船化学试剂科技有限 公司;CO、N₂、CO₂、CH₄,99.99%,长沙日臻气体 有限公司;一水合柠檬酸,分析纯(\geq 99.0%), 西陇化工股份有限公司。

S-4800N 系列扫描电子显微镜(SEM),日本日立公司;D8 ADVANCE型X 射线衍射仪(PXRD),德国 Bruker 公司;TriStar Ⅱ 3020高性能多通道全自动比表面积及孔隙度分析仪、ASAP 2460多站扩展式比表面积与孔隙度分析仪,美国麦克默瑞提克公司;BXH-130S精密可程式烘箱,上海博讯实业有限公司;STA449F5同步热分析仪,耐驰科学仪器商贸(上海)有限公司。

1.2 Ni-MOF-74 的合成

采用水热法^[2]合成 Ni-MOF-74,在程序温 控及纯化部分进行了优化,具体合成步骤如下。

1) 在 350 mL 去离子水中加入 13.06 g 四 水合醋酸镍,在 350 mL 四氢呋喃中加入5.22 g 2,5-二羟基对苯二甲酸,同时搅拌溶解。将它 们混合于1L的聚四氟乙烯内衬中,密封在反 应釜中。

2) 将反应釜放在鼓风干燥箱中,并设置温 控程序:以5℃/min 的升温速率升至 110℃, 在该温度下保持 72 h,再以1℃/min 的降温速 率降至室温。

3) 从反应釜中取出内衬,倒出上层清液, 用去离子水离心洗涤3次,然后用无水乙醇浸 泡2d,每12h更换一次溶剂。最后进行抽滤, 并用无水乙醇进行洗涤。

4) 将产品过滤和干燥后,在150℃的真空 干燥箱中干燥8h,得到黄绿色的晶体粉末,此 即为 Ni-MOF-74。

1.3 Ni-MOF-74 成型材料的制备

工业上有成熟的挤压成型工艺,但 MOFs 材料在成型过程中易造成晶体结构破损以及微 孔结构坍塌,因此需选用合适的黏结剂和酸溶 液。本文所用成型方法如下:1)称取一定量的 Ni-MOF-74 和氧化铝,使用球磨机混合均匀; 2)加入质量分数为2%柠檬酸水溶液,充分混 捏后进行挤压成型,挤成长约 0.5 cm、直径 2 mm的圆柱体;3)挤压成型的产物先在室温 下干燥 5 h,再于 150 ℃下真空干燥 8 h 后,得 到成型试样。

1.4 表征

采用 SEM 分析材料的晶体形貌;采用多站 扩展式比表面积与孔隙度分析仪测定材料对 CO、N₂、CH₄和 CO₂4种气体的吸附等温线;采 用高性能多通道全自动比表面积及孔隙度分析 仪测试材料的孔隙结构,预处理条件为250 ℃下 真空活化 8 h。使用同步热分析仪对材料进行热 重分析表征,测试条件为:空气为保护气、流速 20 mL/min、升温范围 35~800 ℃、升温速率 5 ℃/min。采用衍射仪对材料进行 PXRD 表征, 测试条件:管电压 40 kV、管电流 40 mA、铜靶 K_a(λ =0.154 32 nm)、石墨为单色器、扫描区间 5°~50°、扫描步长 0.02°/步、扫描速度 17.7 s/步。

2 结果与讨论

2.1 Ni-MOF-74 的 PXRD 谱与孔隙结构

所合成的 Ni-MOF-74 的 PXRD 谱示于 图 1。从图 1 可看出,两个不同的衍射峰分别 出现在 6.8°和 11.8°,这与文献[4-5]报道的 Ni-MOF-74特征峰相一致,说明本文通过水热法 成功制备了具有完整晶体结构的 Ni-MOF-74。

Ni-MOF-74 的孔结构参数列于表1。从表1 可见,本文所制备的 Ni-MOF-74 的 BET 比表面 积可达1 212.61 m²/g,采用t-plot模型计算的微 孔孔容为 0.472 cm³/g,与文献结果接近。

采用 DFT 方法计算 Ni-MOF-74 的孔径分布,结果示于图2。由图2可知,Ni-MOF-74的

孔径集中在 0.8~1.0 nm。



表 1 Ni-MOF-74 的孔结构参数 Table 1 Parameter of pore structure of Ni-MOF-74

样品	BET 比表面积/($m^2 \cdot g^{-1}$)	总孔容/($cm^3 \cdot g^{-1}$)	微孔孔容/($cm^3 \cdot g^{-1}$)	H-K 平均孔径/nm	来源
Ni-MOF-74	1 212.61	0.528	0.472	0.941	本文
Ni-MOF-74	639.00	0.320	0.317		文献[4]
Ni-MOF-74	1 200.00		0.47		文献[5]





2.2 Ni-MOF-74 的热重分析

Ni-MOF-74 的热重曲线示于图 3。根据 图 3可知,Ni-MOF-74 在整个加热过程中有 3 个失重阶段。首先,自 35 ℃开始其外部结晶水 逐渐流失;然后,自 200 ℃开始,其孔道内的配 位水分子逐渐流失;最后,从 300 ℃开始,其结 构完全坍塌。

CO、N₂、CO₂、CH₄ 在 Ni-MOF-74 上的吸 附等温线

在 298 K 下, Ni-MOF-74 对 CO、N₂、CO₂ 和 CH₄ 的吸附等温线示于图 4。从图 4 可见,



在 0~60 kPa 压力下,Ni-MOF-74 对 4 种气体 的吸附量从大到小依次为:CO>CO₂>CH₄> N₂,而在 60~100 kPa 压力下,Ni-MOF-74 对 CO₂ 的吸附量大于 CO。在 298 K、100 kPa 时, Ni-MOF-74 对 CO 的吸附量达 5.50 mmol/g, 但在同一条件下对 N₂ 和 CH₄ 的吸附量分别只 有 0.49 mmol/g 和 1.05 mmol/g。可见,Ni-MOF-74 对 CO 的吸附量显著高于对 CH₄ 和 N₂ 的。这主要是由于:首先,Ni-MOF-74 具有 高密度的不饱和镍金属位点,相比于其他金属, 其与 CO 形成的化学键更短^[6],且能与 CO 产 生 σ -π 强配位;其次,CH₄ 和 N₂ 分子的电子云 相对稳定,很难与 Ni-MOF-74 发生配位。因此,Ni-MOF-74 对 CO/N₂ 以及 CO/CH₄ 很可 能有很高的吸附选择性。







此外,从图 4 还可看出,Ni-MOF-74 不仅 对 CO 有较高的吸附能力,对 CO₂ 也有较高的 吸附能力。在 298 K、100 kPa下,Ni-MOF-74 对 CO₂ 的吸附量达 6.03 mmol/g,高于相同条 件下对 CO 的吸附量。其主要原因如下:1) Ni-MOF-74 存在高密度的不饱和镍金属位点,而 CO₂ 的氧原子也可与镍发生强配位作用; 2) CO₂ 分子的四极矩很强,而Ni-MOF-74有 大量的羧基和羟基,它们对四极矩气体分子的 静电作用力很强^[7-9]。

Ni-MOF-74 对二元混合气体吸附选择性 的理论计算

采用理想吸附溶液理论(IAST)模型计算 不同压力下 Ni-MOF-74 对 CO/N₂、CO/CH₄ 及 CO/CO₂ 3 种混合气体的吸附选择性。

IAST 吸附选择性的计算很大程度上依赖 于单组分气体吸附模型的模拟。本文选用Dual Site Langmuir (DSL)、Langmuir Freundlich (LF) 和 Dual site Langmuir Freundlich (DSLF)方程进 行模拟,这3个方程的表达式如下。

DSL:
$$Q = \frac{q_1 b_1 p}{1 + b_1 p} + \frac{q_2 b_2 p}{1 + b_2 p}$$
 (1)

$$LF_{:}Q = \frac{qbp^{c}}{1+bp^{c}}$$
(2)

DSLF:
$$Q = \frac{q_1 b_1 p^c}{1 + b_1 p^c} + \frac{q_2 b_2 p^t}{1 + b p^t}$$
 (3)

其中:Q 为吸附选择性;p 为气体平衡压力, kPa; q_1 和 q_2 分别为吸附点 1 和 2 的饱和吸附 量,mmol/g; b_1 和 b_2 为相关系数;c 和 t 为偏离 理想表面的值。

以 DSL、LF 和 DSLF 方程为模型,得到了 CO、N₂、CH₄ 以及 CO₂ 在 Ni-MOF-74 上的拟 合参数,如表 2~4 所列。由表 2~4 可见,其回 归系数 R^2 均大于 0.999,说明拟合方程能准确描 述 Ni-MOF-74 对 CO、N₂、CH₄ 和 CO₂ 的吸附。

表 2 DSL 方程对 Ni-MOF-74 的 CO 吸附等温线的拟合参数

Table 2	Fitting parame	ter of DSL equ	ation for adsor	ption isotherm	of CO on	Ni-MOF-74

温度/K	$q_1/(\mathrm{mmol} \cdot \mathrm{g}^{-1})$	b_1	$q_2/(\mathrm{mmol} \cdot \mathrm{g}^{-1})$	b_2	R^2
298	4.646	2.142	1.318	0.163	0.999 8

表 3 LF 方程对 Ni-MOF-74 的 N₂ 和 CH₄ 吸附等温线的拟合参数

Table 3	Fitting parameter	of LF equation for adsor	ption isotherm of N ₂ and C	H ₄ on Ni-MOF-74

温度/K	气体	$q/(\text{mmol} \cdot \text{g}^{-1})$	b	С	R^2
298	N_2	4.482	0.002	1.077	0.999 9
	CH_4	4.633	0.004	1.087	0.999 9

表 4 DSLF 方程对 Ni-MOF-74 的 CO2 吸附等温线的拟合参数

Table 4 Fitting parameter of DSLF equation for adsorption isotherm of CO₂ on Ni-MOF-74

温度/K	$q_1/(\text{mmol} \cdot \mathbf{g}^{-1})$	b_1	С	$q_2/(\mathrm{mmol} \cdot \mathrm{g}^{-1})$	b_2	t	R^2
298	29.773	0.009	0.606	3.856	0.170	1.148	0.999 9

IAST 模型预测的 Ni-MOF-74 对 CO/N₂、 CO/CH₄和 CO/CO₂的吸附选择性示于图 5。 从图 5a、b 可见,在 $0 \sim 100$ kPa 压力下,Ni-MOF-74对 CO/N₂和 CO/CH₄混合气体的吸 附选择性均随压力的增加而逐渐增加,其对 CO/N₂的吸附选择性均大于 820,对 CO/CH₄ 的吸附选择性均大于 390。这主要是因为 NiMOF-74 对 CO 的吸附量随分压的增加而急剧 增加,而对 N₂ 和 CH₄ 的吸附量仅随分压的增 加而略有增加(图 4)。

由图 5c 可见,Ni-MOF-74 对 CO/CO₂ 混 合气体的吸附选择性随压力的增加而逐渐减 小,其值在 3~10 之间,说明 Ni-MOF-74 会优 先吸附混合气体中的 CO。



图 5 Ni-MOF-74 对 CO/N2、CO/CH4 和 CO/CO2 吸附选择性的 IAST 模型计算结果 Fig. 5 Calculation results of adsorption selectivity of CO/N2, CO/CH4 and CO/CO2 on Ni-MOF-74 by IAST model

此外,从图 5 还可见,混合气体的组成也会 影响 Ni-MOF-74 的吸附选择性,Ni-MOF-74 的 CO 吸附选择性随 CO/N₂ 和 CO/CH₄ 摩尔 比的增大而增大、随 CO/CO₂ 摩尔比的减小而 略有增大。这是因为 N₂ 和 CH₄ 在 Ni-MOF-74 上都是物理吸附,作用机理相同,而 CO₂ 在 Ni-MOF-74 上是化学吸附。

在给定的气体总压下,利用 IAST 模型计 算 Ni-MOF-74 的吸附选择性时,还可计算出单 一气体组分相对应的分压 p_1 及 p_2 ,进而可通 过气体吸附等温线的拟合方程分别计算出 2 种 气体组分的平衡吸附量,再根据2种气体组分 的平衡吸附量与混合气体的总吸附量之间的关 系,计算出混合气体的总吸附量。将混合气体 的总吸附量分别乘以 2 种气体组分在吸附相中 的摩尔分数,即可得到 Ni-MOF-74 对单一组分 的吸附等温线。利用 IAST 模型计算的 Ni-MOF-74 对 CO/CO₂ (CO 与 CO₂ 摩尔比为 2:1)的吸附等温线示于图 6。对比图 4、6 可 知,Ni-MOF-74 在 CO/CO2 混合气体吸附体系 中对单组分的吸附等温线均低于相应在单组分 吸附体系中的吸附等温线。由于 Ni-MOF-74 对 CO 的化学吸附作用力强于其对 CO₂ 的,因

此 CO 会优先吸附在 Ni-MOF-74 表面。这也 导致了 Ni-MOF-74 对混合气体中 CO₂ 的吸附 能力大幅降低,其在 298 K、100 kPa 时的吸附 量仍低于 1 mmol/g。



图 6 IAST 模型计算的 Ni-MOF-74 在 298 K 下对 CO/CO₂ 的吸附等温线 Fig. 6 Adsorption isotherms of CO/CO₂ on Ni-MOF-74 at 298 K by IAST model

CO、N₂、CH₄、CO₂在 Ni-MOF-74 上的等 量吸附热

温度为 273、298、308 K 时 CO、N₂、CH₄ 和 CO₂ 在 Ni-MOF-74 上的吸附等温线示于图 7。

根据图 7 可计算出相应的平衡吸附量下各气体 组分的分压,再通过 Clausius-Clapeyron 方程, 采用取 3 点拟合直线的方法计算斜率,即可得 到 Ni-MOF-74 对各气体组分的等量吸附热,结 果示于图 8。由图 8 可见,CO、N₂、CH₄、CO₂ 在 Ni-MOF-74上的等量吸附热分别为 43.87~ 55.86、29.70~34.33、34.58~36.91、37.87~ 42.78 kJ/mol。对比分析发现,它们的等量吸 附热均随吸附量的增大而增大,这表明吸附质 分子之间存在正向的相互作用,其大小关系为 CO>CO₂>CH₄>N₂。鉴于等量吸附热的大 小直接反映了吸附剂与吸附质之间作用力的强 弱,可认为 Ni-MOF-74 对 CO 的吸附作用力明 显高于对 N₂、CH₄和 CO₂ 的。



图 7 CO、N2、CH4 和 CO2 不同温度下的吸附等温线 Fig. 7 Adsorption isotherms of CO, N2, CH4 and CO2 on Ni-MOF-74 at different temperatures



2.6 Ni-MOF-74 成型材料的 PXRD 谱

Ni-MOF-74 成型材料和 Ni-MOF-74 原始 材料的 PXRD 谱示于图 9。从图 9 可见,挤压 成型的 Ni-MOF-74 试样的特征峰出现在 6.8° 和 11.8°,与 Ni-MOF-74 原始材料的特征峰位 相一致,但峰强度大幅降低。这表明 Ni-MOF-74 成型后部分晶体结构遭到了破坏。



图 9 Ni-MOF-74 成型前后的 PXRD 谱 Fig. 9 PXRD spectrum of Ni-MOF-74 before and after molding

2.7 Ni-MOF-74 成型材料的 SEM 分析

成型前后 Ni-MOF-74 的 SEM 图像示于 图 10。从图 10 可见,Ni-MOF-74 原始材料的 晶体大小在 1~3 µm 之间,其形貌不规则,并 未呈现特定的几何形态。事实上,晶体颗粒的 大小主要是成核速率和结晶速率相互影响的结 果^[10]。本文所制备的 Ni-MOF-74 材料晶体较 大的原因可能是 Ni-MOF-74 的结晶速率大于 其成核速率。另外,对比图 10a、b 可知,Ni-MOF-74 经过成型后,大量晶体结构遭到了破 坏,这与 PXRD 表征结果一致。



图 10 Ni-MOF-74 成型前后的 SEM 图像 Fig. 10 SEM image of Ni-MOF-74 before and after molding

2.8 Ni-MOF-74 成型材料的孔隙分析

250 ℃真空活化条件下,成型后 Ni-MOF-74 材料的 BET 比表面积为 730.50 m²/g, 总孔 容为 0.381 cm³/g, 微孔孔容为 0.293 cm³/g。 与成型前(表1)相比,成型后的 Ni-MOF-74 材 料的比表面积、总孔容和微孔孔容都有所下降, 表明挤压成型方法对 Ni-MOF-74 材料的微孔 结构有较大程度的改变, 甚至是破坏。Ni-MOF-74 材料成型前后的 DFT 孔径分布示于 图 11。由图 11 可知,成型处理后,微孔孔径的 分布峰强度有所降低,但仍保持了微孔材料的 结构特征。成型后的 Ni-MOF-74 材料的孔径 分布曲线在 1~10 nm 间出现了不平稳的波动 现象, 月1 nm 之前的微孔孔径分布峰强度明 显低于 Ni-MOF-74 原始材料,表明在挤压成型 过程中由于采用了较大的扭曲作用力,Ni-MOF-74 的晶体结构遭到破坏严重,部分坍塌 的微晶结构相互堆砌,造成孔径分布曲线出现 不平稳的波动。



图 11 成型前后 Ni-MOF-74 材料的 DFT 孔径分布 Fig. 11 DFT pore size distribution of Ni-MOF-74 before and after molding

2.9 成型前后 Ni-MOF-74 对 CO 的吸附

为纯化 CO 气体,重点测试了成型前后 Ni-MOF-74 材料对 CO 的吸附性能。成型前后 Ni-MOF-74 材料的 CO 吸附等温线示于图 12。 由图 12 可知,随着压力的升高,成型前后的 Ni-MOF-74 材料对 CO 的吸附量均呈增加的趋势;在 298 K、100 kPa 时,成型前后的 Ni-MOF-74 材料 对 CO 的吸附量分别达123 cm³/g、87 cm³/g。在 一定的吸附条件下,对 CO 吸附量的高低与 NiMOF-74 材料所含的完整晶体数量以及晶体的 微孔结构有关^[11-13],PXRD 和 N₂ 吸附-脱附表 征结果说明,挤压成型方法得到的成形体中, Ni-MOF-74 材料的晶体结构和微孔结构均有 一定程度的改变甚至是破损,因此成型后 Ni-MOF-74 材料对 CO 的吸附量大幅降低。



图 12 成型前后 Ni-MOF-74 材料的 CO 吸附等温线 Fig. 12 CO adsorption isotherms of Ni-MOF-74 before and after molding

3 结论

1) 采用水热法合成了 Ni-MOF-74 材料,制 得的 Ni-MOF-74 材料比表面积高达 1 212.61 m²/ g,其孔径主要分布在 0.8 ~ 1.0 nm 之间。在 298 K、100 kPa 下, Ni-MOF-74 对 CO 的吸附 量为 5.50 mmol/g,远高于相同条件下对 N₂ 和 CH₄ 的吸附量。在空气氛围下, Ni-MOF-74 材 料具有较好的热稳定性,在 300 ℃后才开始 分解。

2) Ni-MOF-74 对 CO/N₂ 和 CO/CH₄ 的 吸附选择性随压力的增加而增加,对 CO/N₂ 的 吸附选择性均大于 820,对 CO/CH₄ 的吸附选 择性均大于 390;对 CO/CO₂ 的吸附选择性随 压力的增加而减小,在 3~10 之间,并会优先吸 附混合气体中的 CO。

3) CO、N₂、CH₄、CO₂在Ni-MOF-74上的等量吸附热分别为43.87~55.86、29.70~
34.33、34.58~36.91、37.87~42.78 kJ/mol,
等量吸附热大小关系为CO>CO₂>CH₄>N₂。

4) 挤压成型制得的 Ni-MOF-74 的完整晶体数量明显减少,且部分微孔结构遭到了破坏, 其对 CO 的吸附性能明显下降,今后需寻找更 合适的成型方式。

参考文献:

- [1] ALBUQUERQUE G H, FITZMORRIS R C, AHMADI M, et al. Gas-liquid segmented flow microwave-assisted synthesis of MOF-74 (Ni) under moderate pressures[J]. Crystengcomm, 2015, 17(29): 5505510
- [2] CHEN D L, SHANG H, ZHU W D, et al. Transient breakthroughs of CO₂/CH₄ and C₃H₆/ C₃H₈ mixtures in fixed beds packed with Ni-MOF-74[J]. Chemical Engineering Science, 2015, 124: 109-117
- [3] TAN K, ZULUAGA S, GONG Q H, et al. Competitive coadsorption of CO₂ with H₂O, NH₃, SO₂, NO, NO₂, N₂, O₂, and CH₄ in M-MOF-74 (M = Mg, Co, Ni): The role of hydrogen bonding[J]. Chemistry of Materials, 2015, 27(6): 2 203-2 217.
- [4] LIU J, WANG Y, BENIN A I, et al. CO₂/H₂O adsorption equilibrium and rates on metal-organic frameworks: HKUST-1 and Ni/DOBDC[J]. Langmuir, 2010, 26(17): 14 301-14 307.
- [5] VITILLO J G, REGLI L, CHAVAN S, et al. Role of exposed metal sites in hydrogen storage in MOFs[J]. Journal of the American Chemical Society, 2008, 130(26): 8 386-8 396.
- [6] BLOCH E D, HUDSON M R, MASON J A, et al. Reversible CO binding enables tunable CO/ H₂ and CO/N₂ separations in metal-organic frameworks with exposed divalent metal cations
 [J]. Journal of the American Chemical Society, 2014, 136(30): 107510761.
- [7] CHOWDHURY P, MEKALA S, DREISBACH F, et al. Adsorption of CO_2 and CH_4 on Cu-

BTC and MIL-101 metal organic frameworks: Effect of open metal sites and adsorbate polarity [J]. Microporous and Mesoporous Materials, 2012, 152: 246-252.

- XU X L, ZHAO X X, SUN L B, et al. Adsorption separation of carbon dioxide, methane, and nitrogen on H beta and Na-exchanged beta-zeolite
 [J]. Journal of Natural Gas Chemistry, 2008, 17 (4): 391-396.
- [9] PETIT C, BURRESS J, BANDOSZ T J. The synthesis and characterization of copper-based metal-organic framework/graphite oxide composites[J]. Carbon, 2011, 49(2): 563-572.
- [10] WU Xiaofei, BAO Zongbi, YUAN Bin, et al. Microwave synthesis and characterization of MOF-74 (M = Ni, Mg) for gas separation[J]. Microporous and Mesoporous Materials, 2013, 180: 114-122.
- [11] LIN K S, ADHIKARI A K, KU C N, et al. Synthesis and characterization of porous HKUST-1 metal organic frameworks for hydrogen storage[J]. Int J Hydrogen Energy, 2012, 37(18): 13 865-13 871.
- [12] UZUN A, KESKIN S. Site characteristics in metal organic frameworks for gas adsorption[J]. Prog Surf Sci, 2014, 89(1): 56-79.
- [13] PETERSON G W, DECOSTE J B, GLOVER T
 G, et al. Effects of pelletization pressure on the physical and chemical properties of the metal-organic frameworks Cu₃ (BTC)₂ and UiO-66[J].
 Microporous Mesoporous Mater, 2013, 179 (13): 48-53.