功能材料

一类含柔性侧链结构质子交换膜的制备与性能

蔡世举,汪称意*,钱佳锋,郑 慧,李 坚

(常州大学 材料科学与工程学院, 江苏 常州 213164)

摘要:利用含侧甲基结构聚芳醚砜的溴化和接枝磺化反应,制备了一系列结构单元中含有 4 个柔性侧链结构的 磺化聚芳醚砜(4SPAES-x){*x=n*[3,3'-二(3",5"-二甲基苯基)-4,4'-二氟二苯砜]/*n*(4,4'-二羟基联苯)×100}。通过 ¹HNMR、GPC、AFM、电子万能试验机、TG 对其进行了结构表征和性能测试。将 4SPAES-x 膜用作钒液流电 池(VRFB)的质子交换膜,并对 VRFB 性能进行了评价。结果表明,所制备的 4SPAES-x 膜具有良好的亲水/ 疏水相分离形态结构。4SPAES-x 膜的离子交换容量在 1.12~1.74 mmol/g 之间,30 ℃时的吸水率、溶胀率和质 子传导率分别为 11%~32%、7%~22%和 21~86 mS/cm,均随磺化比例的增大而增大。4SPAES-25 膜组装的钒液 流单电池在 40 mA/cm²电流密度下能量效率最高为 83.3%,高于 Nafion 115 的 81.5%。此外,该单电池还具有良 好的循环稳定性。

关键词:质子交换膜;侧链磺化;能量效率;钒液流电池;功能材料 中图分类号:TQ323 文献标识码:A 文章编号:1003-5214 (2022) 04-0689-08

Preparation and properties of a class of proton exchange membranes with flexible side chains

CAI Shiju, WANG Chenyi^{*}, QIAN Jiafeng, ZHENG Hui, LI Jian

(School of Materials Science & Engineering, Changzhou University, Changzhou 213164, Jiangsu, China)

Abstract: A series of sulfonated poly(aryl ether sulfone)s (4SPAES-*x*) {*x*=*n*[3,3'-bis(3", 5"-dimethylphenyl)-4,4'-difluorobenzene sulfon]/*n*(4,4'-dihydroxy biphenyl)×100} with four flexible side chains in repeated units were prepared by bromination and graft sulfonation of poly(aryl ether sulfone) with side methyl structure. The chemical structure and properties of 4SPAES-*x* were characterized and tested by ¹HNMR, GPC, AFM, electronic universal testing machine and TG. The 4SPAES-*x* membranes were used as a proton exchange membrane for vanadium redox flow battery (VRFB), and the performance of VRFB was evaluated. The results showed that the prepared 4SPAES-*x* membranes had a good hydrophilic/hydrophobic phase separation morphology. The ion exchange capacities of 4SPAES-*x* membranes were 1.12~1.74 mmol/g, and the water absorption, swelling rate and proton conductivity at 30 °C were 11%~32%, 7%~22% and 21~86 mS/cm, respectively, which increased with the increase of sulfonation ratio. The maximum energy efficiency of the vanadium redox flow single battery assembled with 4SPAES-25 membrane was 83.3% at a current density of 40 mA/cm², higher than that of Nafion 115 (81.5%). In addition, the single battery had good cycle stability.

Key words: proton exchange membrane; side chain sulfonation; energy efficiency; vanadium redox flow battery; functional materials

近年来,全钒氧化还原液流电池(又称钒液流 电池,缩写为 VRFB)由于其响应速度快、存储容 量设计独立、使用寿命长和成本低等特性受到人们 广泛关注^[1-4]。VRFB 主要由电极、电解液和离子交换膜 3 个部分组成,其中离子交换膜是 VRFB 关键 组成部分,承担着分隔正负极电解液和进行离子传

基金项目: 江苏省研究生科研与实践创新计划项目 (KYCX21_2803); 江苏省高校优势学科资助计划

收稿日期: 2021-10-12; 定用日期: 2021-12-20; DOI: 10.13550/j.jxhg.20211038

作者简介: 蔡世举(1996—), 男, 硕士生, E-mail: 1185460244@qq.com。**联系人:** 汪称意(1981—), 男, 教授, E-mail: wangcy@cczu.edu.cn。

导的关键性作用。离子交换膜材料的性能直接影响 VRFB 的电池效率和使用寿命。目前,主要用于 VRFB 的离子交换膜为 Nafion 系列全氟磺酸膜,该 类膜材料虽然具有高的质子传导率和优异的化学稳 定性,但也存在着阻钒性差和成本高的缺陷,因此, 许多研究者致力于开发非氟系列离子交换膜,以其 替代或部分替代全氟磺酸离子膜。

磺化芳香族质子交换膜由于合成制备工艺相对 便利,结构易于设计调控,并具有较好的热性能, 已成为一类重要的离子交换膜材料,受到研究者的 重点关注^[5-7]。相比于 Nafion 系列膜材料,该类质子 交换膜材料由于分子链结构的刚性和相对差的链段 运动灵活性,使得该类膜材料难以形成有效的亲水/ 疏水相分离形态结构,从而需要在较高的离子交换 容量(IEC)下才能达到与 Nation 膜相当的离子传 导率^[8-9]。然而, 较高的 IEC 值也会使得膜材料具有 较大的溶胀率和较高的钒离子渗透率。为有效改善 磺化质子交换膜离子传导率与钒离子渗透率以及尺 寸稳定性之间存在矛盾的平衡问题,研究者从结构 设计出发,开展了一系列的探索性研究,包括引入 支化交联结构[10-11]、部分氟化结构单元[12-13]或加入 纳米无机离子[14]等。在本课题组前期聚合物电解质 膜材料的研究中发现,通过引入柔性侧链,即在聚 合物主链和离子基团之间引入柔性烷基侧链,可以 有效提高离子的运动灵活性,并降低亲水性离子基 团与疏水性骨架结构之间的相互作用,对同时改善 离子交换膜的离子传导率、尺寸稳定性和耐化学稳

定性具有较好的效果[15-18]。

基于此,本研究设计了系列结构单元含有4个 侧链型磺化聚芳醚砜质子交换膜,通过在结构单元 中同时引入多个柔性侧链磺酸结构,进一步提高离 子基团的运动灵活性和聚集能力,以期能较好地改 善膜材料的相形态结构和性能,并对膜材料的钒流 电池性能进行研究,考察膜材料结构与性能之间的 关系,以期为钒液流电池用质子交换膜材料的设计 改性提供科学依据,并筛选出具有潜在应用价值的 高性能质子交换膜材料。

1 实验部分

1.1 试剂

3,3'-二(3",5"-二甲基苯基)-4,4'-二氟二苯砜 (4CH₃-DFDPS)参考本课题组之前报道的方法合 成^[19];4,4'-二氟二苯砜(简称 DFDPS),CP,武汉 长成化成科技发展有限公司;4,4'-二羟基联苯(简 称 BP),CP,萨恩化学技术(上海)有限公司;*N*-甲基吡咯烷酮(NMP),CP、*N*-溴代丁二酰亚胺(简 称 NBS),AR、过氧化苯甲酰(简称 BPO),AR 和 3-巯基-1-丙烷磺酸钠(简称 SMPS),CP,阿拉丁试 剂(上海)有限公司;VOSO₄,上海绿源精细化工 厂;其他试剂为市售。

1.2 制备

以 4CH₃-DFDPS、DFDPS 和 BP 为起始原料, 通过芳香亲核取代缩聚反应制备了一系列含有四甲 基的聚合物(4CH₃-PAES-x),合成路线如下所示。



1.2.1 含四甲基结构聚芳醚砜 (4CH₃-PAES-x)的 合成

 \bigcup 4CH₃-PAES-20 [$x=n(4CH_3-DFDPS)/n(BP) \times 100$,

下同 洽成为例,将4CH₃-DFDPS(0.9251g,2 mmol), DFDPS(2.034g,8 mmol), BP(1.8621g,10 mmol), K₂CO₃(1.3821g, 10 mmol), 12 mL NMP 和 5 mL 甲苯加入到配备有机械搅拌器、回流冷凝管、分水 器和氮气出入口的 100 mL 三口烧瓶中。于 140 ℃ 预反应 2 h后通氮气除去甲苯和水,温度升至 160 ℃ 持续 4~8 h 后得到黏稠的聚合物溶液,接着加入 10 mL NMP 调节黏度,最后将反应液倒入 500 mL 乙醇/水(体积比为 1:1)中沉降搅拌,得到白色纤 维状聚合物,用水洗涤数次,在 100 ℃下真空干燥 24 h 得到产物,产率为 95%。

 1.2.2 含四苄基溴结构聚芳醚砜(4CH₂Br-PAES-x) 的合成

在 250 mL 三口烧瓶中加入 4CH₃-PAES-20 (2.0g, —CH₃为3.619 mmol)和80 mL 1,1',2,2'-四氯乙烷,常温搅拌至完全溶解。接着加入 1.6103 g (9.0475 mmol)NBS和 0.3287 g(1.3571 mmol) BPO,80 ℃下反应 6~8 h,反应结束后将橙红色反 应液在热乙醇中沉淀并用热乙醇洗涤数次,80 ℃下 真空干燥 12 h,得到淡黄色絮状产物 4CH₂Br-PAES-20,产率为 92%。

1.2.3 含四柔性侧链结构磺化聚芳醚砜(4SPAES-x) 的合成

将 SMPS (2.5395 g, 14.251 mmol)、K₂CO₃ (1.9696 g, 14.251 mmol)和40 mL NMP加入到 250 mL 三口烧瓶中,60 ℃下搅拌溶解1h,随后在 80 ℃下向反应液中滴加溴化聚合物溶液〔将 2.0 g 4CH₂Br-PAES-20 (一CH₂Br 为 3.1670 mmol)溶于 60 mL NMP 〕,反应10 h后,将反应液倒入乙醇中 沉淀,固体用水洗涤数次,80 ℃下真空干燥24 h, 得到相应的含4个柔性侧链结构的磺化聚芳醚砜聚 合物4SPAES-20 (黄色颗粒状产物,产率为97%)。 按照上述相同方法分别合成了 4SPAES-16、 4SPAES-25和4SPAES-30。

1.2.4 4SPAES-x 膜的制备

称取 0.65 g 4SPAES-x, 完全溶于 14 mL DMSO 中, 用带有 0.45 μm 滤头的注射器过滤溶液并浇铸 在 6.5 cm×6.5 cm 的玻璃板上,并将该玻璃板放在 80 ℃的烘箱中干燥 12 h 成膜,随后在水中将膜从 玻璃板上剥离。室温下,将膜浸泡在 1.5 mol/L H₂SO₄ 溶液中 24 h,使其由 Na⁺形式转变为 H⁺,并储存在 去离子水中备用。

1.3 结构表征与性能测试

用核磁共振波谱仪(AVANCE Ⅲ 400M 型, 德国布鲁克公司)表征产物的化学结构,以 CDCl₃ 和 DMSO-d₆为溶剂,四甲基硅烷(TMS)为内标。 4CH₃-PAES-x 共聚物的相对分子质量(简称分子量) 通过凝胶渗透色谱仪(Waters Breeze GPC,美国 Waters 公司)测得,用聚苯乙烯标准品进行校准, 洗脱液为四氢呋喃(THF),流速为 1.0 mL/min。 通过原子力显微镜(Dimension Edge,德国布鲁克 公司)测量膜的形态。在室温下,用电子万能试验 机(WDT-5型,深圳凯强机械有限公司)测试用水 浸泡后 4SPAES-x 膜的机械性能。将膜样品切成 4 cm×1 cm 的样条,并记录 3 次测量的平均值。用 热重分析仪(TG 209 F1型,德国 Netzsch 公司)测 定 4SPAES-x 膜的热稳定性,氮气氛围下以 20 ℃ /min 的速率从室温升到 800 ℃,在测试前,将样品 在 100 ℃的真空烘箱中干燥 6 h^[20]。膜的耐化学氧化 性测试中,将膜浸泡在 3 mol/L H₂SO₄溶液配制好的 0.15 mol/L (VO₂)₂SO₄溶液中,720 h 后通过核磁氢 谱表征其结构。

通过反滴定法^[7]测定膜样品的离子交换容量(IEC, mmol/g),计算式如下:

$$IEC = \frac{C_{NaOH}V_{NaOH} - C_{HCI}V_{HCI}}{W_{dry}}$$
(1)

式中: C_{NaOH} 和 C_{HCI} 分别为溶液的浓度, mol/L; V_{NaOH} 和 V_{HCI} 分别为溶液的体积, mL; W_{dry} 为干膜的质量, g。

通过测量膜吸水前后的质量变化来计算其吸水率(WU)和长度的变化来计算溶胀率(SR),由 公式(2)和(3)计算得到:

$$WU\% = \frac{W_{wet} - W_{dry}}{W_{dry}} \times 100$$
 (2)

$$SR\% = \frac{L_{wet} - L_{dry}}{L_{dry}} \times 100$$
 (3)

式中: L_{wet} 和 W_{wet} 分别为湿膜的长度(cm)和质量(g); L_{drv} 和 W_{drv} 分别为干膜的长度(cm)和质量(g)。

通过电化学阻抗谱(EIS)测量膜的质子传导率 $(\sigma, mS/cm)$, 并利用自制 H 型电导池中测试膜的 面电阻 $(R, \Omega \cdot cm^2)$ 。通过 H 型电导池测得膜的钒 离子渗透率,测试温度为30 ℃,利用 UV-Vis 光谱 仪(UV-2450,日本岛津公司)在762 nm 处测量溶 液吸光度,再根据标准曲线方程得到透过的 VO²⁺的 浓度,根据菲克扩散定律公式计算钒离子渗透率[21]。 VRFB 单电池通过将膜夹在两个厚度为 4 mm 的石 墨毡电极之间,由两个极板夹紧而组装,使用自制 的 VRFB 系统评估膜的单电池性能。充放电循环测 试是在 VRFB 单电池测试基础上进行的。在 40 mA/cm² 的恒定电流密度下进行,充电最大电位 为1.65 V, 放电最小电位为0.8 V, 循环次数设置为 50次,测试温度为 30 ℃。单电池的库仑效率(CE)、 能量效率(EE)和电压效率(VE)通过公式(4)、 (5)和(6)计算获得:

$$CE/\% = \frac{\int I_d dt}{\int I_c dt} \times 100 \tag{4}$$

$$EE/\% = \frac{\int V_d I_d dt}{\int V_d I_c dt} \times 100$$
 (5)

$$VE/\% = \frac{EE}{CE} \times 100 \tag{6}$$

式中: 下标 c 和 d 分别表示充电和放电; *I*_d和 *V*_d为 放电电流(mA)和电压(V); *I*_c和 *V*_c为充电电流 (mA)和电压(V); *t*为时间(h)。

2 结果与讨论

2.1 聚合物的表征

表 1 列出了所制备的 4CH₃-PAES-x 相对分子量 及其分布。从表 1 可以看出,相对分子量在 $6.2 \times 10^4 \sim 9.3 \times 10^4$, PDI 在 $1.54 \sim 1.62$,证实具有适中的相 对分子量和相对分子量分布。

表 1 4CH₃-PAES-x 相对分子质量及其分布

Table 1 Relative molecular mass and its distribution of 4CH₃-PAES-*x*

样品	$M_{\rm n}/(\times 10^4)$	$M_{\rm w}/(\times 10^4)$	PDI
4CH ₃ -PAES-16	8.1	12.5	1.54
4CH ₃ -PAES-20	6.2	9.9	1.60
4CH ₃ -PAES-25	9.3	14.6	1.57
4CH ₃ -PAES-30	8.0	12.9	1.62

图 1 为所制备聚合物的¹HNMR 谱图。



图 1 4CH₃-PAES-20(a)、4CH₂Br-PAES-20(b)和 4SPAES-20(c)的¹HNMR 谱图

Fig. 1 ¹HNMR spectra of $4CH_3$ -PAES-20 (a), $4CH_2Br-PAES-20$ (b) and 4SPAES-20 (c)

从图 1a 可以看出, δ =2.33 处出现的质子信号峰 归属于 4CH₃-PAES-*x* 中的一CH₃, δ =6.9~8.2 之间的 质子信号峰归属于苯环上的氢质子。进一步以 NBS 为溴化试剂对甲基聚合物进行溴化反应, 从图 1b 可 以看到, 溴化的聚合物在 δ =2.33 的甲基峰基本消失, 而在 δ =4.75 出现了新的质子峰,归因于—CH₂Br 的 生成,表明成功合成出 4CH₂Br-PAES-*x*(溴化度在 95%以上)。最后,将溴化聚合物与 SMPS 在 80 °C 下反应制备 4SPAES-*x*。从图 1c 可以看到,离子化 后的聚合物未出现—CH₂Br 质子峰,而在 δ =3.73、 2.62 和 1.82 处出现了新的吸收峰,归属于侧链上 的烷基吸收峰,表明成功制备出 4SPAES-*x* 磺化聚 合物。

2.2 膜的相形态

磺化聚合物的疏水性主链与亲水性磺酸基团具 有较大的极性差异,从而容易使膜内部产生亲水/疏 水相分离形态结构,而相分离形态结构有助于离子 传导通道的形成,并改善膜材料的离子传导性。通 过原子力显微镜研究了膜的微观相形态结构,图 2 为 4SPAES-25 的 AFM 相图。从图 2 可以看出,膜 中疏水性主链和亲水性离子基团之间形成了清晰的 相分离,亮区为由聚合物主链形成的疏水结构区域, 暗区为由磺酸离子聚集形成的亲水性水合离子簇, 清晰规则的相分离形态结构有利于提高膜的离子 传导率,这对膜在钒电池中获得高的电压效率至关 重要。



图 2 4SPAES-25 的 AFM 图 Fig. 2 AFM images of 4SPAES-25

2.3 膜的离子交换容量、吸水率和溶胀率

4SPAES-x 与 Nafion 115 膜的性能如表 2 所示。 从表 2 可以看出,4SPAES-x 膜的厚度在 87~98 μm, 实验测得的离子交换容量(IEC_e)在 1.12~1.74 mmol/g, 与理论离子交换容量(IEC_t)(1.20~1.85 mmol/g) 略有差异,归因于在溴化时有少量—CH₃没有反应。 在 VRFB 中,需要质子交换膜具备一定的吸水量, 进而提高质子传输能力,但过高的吸水量会使膜具 有较大的溶胀率,从而降低膜的机械稳定性和增大 了钒离子的渗透性,最终导致在钒电池中库仑效率 的快速下降。分别测量了膜在 30 ℃时的 WU 和 SR, 由表 2 可以看到,随着 IEC 的增大和亲水性的提高, WU 和 SR 逐渐增大。4SPAES-x 膜 WU 从 11%增加 至 32%, SR 从 7%增加至 22%, Nafion 115 膜的吸 水率和溶胀率分别为 19%和 16%, 4SPAES-30 由于 高的磺酸离子含量显示出了最高的吸水率和溶胀 率,但其溶胀率要低于 ZHANG 等^[22]报道的含有 4 个柔性侧链结构的 IEC 值为 1.78 mmol/g的磺化质子 交换膜 (SFPAE-4-40)。此外,与丁跃等^[7]报道的 IEC 为 1.79 mmol/g 的磺化质子交换膜具有相当的吸水 率和溶胀率。

表 2 4SPAES-x 与 Nafion 115 膜的性能 Table 2 Properties of 4SPAES-x and Nafion 115 membranes

样品	厚度/μm	IEC _t / (mmol/g)	IEC _e / (mmol/g)	WU/%	SR/%
4SPAES-16	90	1.20	1.12	11	7
4SPAES-20	95	1.41	1.31	17	11
4SPAES-25	98	1.65	1.56	23	15
4SPAES-30	87	1.85	1.74	32	22
Nafion 115	127	0.89	_	19	16

注:"一"代表未测。

2.4 质子传导率和面积电阻

在 30 ℃下,使用电化学工作站在纯水中测量 膜的质子传导率,结果列于表3。从表3可以看出, 4SPAES-x 膜的质子传导率随着 IEC 的增大而增大, 从 21 mS/cm 增加到 86 mS/cm。4SPAES-30 的质子 传导率超过了 Nafion 115 (71 mS/cm)。高于其他已 报道的具有同等 IEC 值的磺化膜,如 YANG 等^[11] 报道的 IEC 值为 1.33 mmol/g 的磺化聚酰亚胺膜, 其质子传导率为 31.2 mS/cm; ZHANG 等^[23]制备了 主链型磺化聚芳醚砜 (SPAEKs), 其中 SPAEK-43 膜 IEC 值为 1.63 mmol/g 的质子传导率为 61 mS/cm。 较高的质子传导率归因于 4 个柔性侧链结构的引 入,该结构的引入提高了离子基团的运动能力并促 进了离子基团的聚集,优化了膜的相分离形态结构。 一般来说,质子传导率高的膜具有较低的面积电阻, 这有利于膜在钒电池中尤其在较大电流密度下获得 高的电压效率。在用 3 mol/L H₂SO₄ 为溶剂配制 1.5 mol/L VOSO4 溶液中测量所制备膜的面积电阻, 从表3可以看到,随着膜的磺化比例增加,4SPAES-x 膜的面积电阻从 1.83 Ω·cm²降低至 0.62 Ω·cm²,其中 4SPAES-25 ($0.82 \Omega \cdot \text{cm}^2$) 和 4SPAES-30 ($0.62 \Omega \cdot \text{cm}^2$) 显示出比 Nation 115($0.83 \Omega \cdot cm^2$)更低的面积电阻。

2.5 钒离子渗透性

具有高的阻钒性的质子交换膜能够在钒电池中 获得较高的库仑效率。图 3 为 VO²⁺跨膜在 MgSO₄ 溶液中浓度随时间变化的曲线。从图 3 可以看到, 随着时间的增长,所有的膜的钒离子浓度都在增加。 表 3 列出了膜的钒离子渗透率。与 Nafion 115 相比, 4SPAES-16、4SPAES-20 和 4SPAES-25 显示出较低 的钒离子渗透率,而 4SPAES-30 表现出高的钒离子 渗透率,归因于其较高的 IEC 值和尺寸溶胀。

表 3 4SPAES-x 与 Nafion 115 膜的质子传导率、面积电 阻和钒离子渗透率

Table 3Proton conductivity, area resistance and vanadium
ion permeability of 4SPAES-x and Nafion 115
membranes

样品	$\sigma/(mS/cm)$	面积电阻/ (Ω·cm ²)	钒离子渗透率/ (×10 ⁻⁷ cm ² /min)
4SPAES-16	21	1.83	17.2
4SPAES-20	40	1.14	25.4
4SPAES-25	69	0.82	36.9
4SPAES-30	86	0.62	55.8
Nafion 115	71	0.83	41.5



图 3 4SPAES-x 和 Nafion 115 膜 VO²⁺的浓度随时间的变化 Fig. 3 Change of VO²⁺ concentration of 4SPAES-x and Nafion 115 membranes with time

2.6 膜的机械性能和热稳定性

膜的机械性能和热稳定性影响着膜在钒电池中的使用寿命。表 4 列出所制备 4SPAES-x 膜(H⁺形式)在 30 ℃时湿态下的拉伸强度和断裂伸长率。从表 4 可以看出,随着 IEC 值的增加,膜中水含量增加,水的塑化作用增强,导致膜的拉伸强度下降(从 19.3 MPa 降至 12.6 MPa)的同时,断裂伸长率升高(从 43.5%升至 79.8%),对比其他文献报道的磺化质子交换膜,本文所制备的膜具有相当的机械性能^[23]。

表 4 4SPAES-x 膜的拉伸强度和断裂伸长率

 Table 4
 Tensile strength and elongation at break of 4SPAES-x membranes

样品	拉伸强度/MPa	断裂伸长率/%
4SPAES-16	19.3	43.5
4SPAES-20	16.2	58.7
4SPAES-25	14.1	65.9
4SPAES-30	12.6	79.8

图 4 为 4SPAES-*x* 和 4CH₃-PAES-30 在 N₂ 氛围 下的热失重曲线。从图 4 可以看到,4CH₃-PAES-30 的热分解温度在 400 ℃左右,对于 4SPAES-*x* 膜热 损失分为 3 个部分:第1部分从 30~130 ℃为膜中 水分和溶剂的挥发;第2 部分从 170~350 ℃为膜中 磺酸基团和烷基硫侧链的分解;第3 部分在 400 ℃ 后,为烷基硫侧链和聚合物主链的分解。从 TGA 曲 线可知,所制备的 4SPAES-*x* 膜具有良好的热稳定性。



图 4 4CH₃-PAES-30 和 4SPAES-x 热失重曲线 Fig. 4 TGA curves of 4CH₃-PAES-30 and 4SPAES-x

2.7 VRFB 性能测试

为了评估膜的 VRFB 性能,在 40~200 mA/cm² 电流密度下,测定了膜的钒电池效率,结果见图 5。

如图 5a 所示,所有膜的库仑效率(CE)随着 电流密度增大而增加,这归因于在较高的电流密度 下充放电时间变短,减少了钒离子跨膜运动^[24]。在 40~200 mA/cm²电流密度下,4SPAES-20 和 4SPAES-25 膜的 CE 分别在 92.7%~95.40%之间和 91.7%~ 95.3%之间,高于 Nafion 115 膜(CE 在 90.7%~95.1% 之间),这是由于 4SPAES-20 和 4SPAES-25 膜具有 低的钒离子渗透性,从而能够获得相对较高的 CE。 4SPAES-30 膜的 CE 在 88.5%~94.5%之间,低于 Nafion 115 膜,降低了的 CE 主要归因于其相对高的 钒离子渗透率。

从图 5b 可以看到,由于欧姆极化和过电势的作用下^[25],所有膜的电压效率(VE)都随着电流密度的增大而减少。由于 4SPAES-30 和 4SPAES-25 膜显示出比 Nafion 115 低的面积电阻,而面积电阻影响着膜的 VE,因此,在 40~200 mA/cm² 电流密度下,4SPAES-30 和 4SPAES-25 膜的 VE 分别为 91.2%~ 67.9%和 90.8%~64.8%,高于 Nafion 115 膜(VE 为 89.9%~62.2%),而 4SPAES-20 由于具有较高的面积电阻因而表现出比 Nafion 115 膜低的 VE (88.6%~ 59.9%)。

能量效率(EE)为库仑效率和电压效率的乘积, 是作为充放电过程中能量损失的标志,同时也是评估储 能系统的关键因素。如图 5c 所示,4SPAES-25 膜在 40 mA/cm²电流密度下显示出最高的 EE,为 83.3%,高于 Nafion 115 膜的 EE (81.5%), 主要原因在于侧链多个 磺酸基的引入和膜的良好阻钒性。在 40~200 mA/cm² 电流密度下, EE 呈现下降趋势, 4SPAES-25 膜的 EE 从 83.3%降至 61.7%, Nafion 115 膜的 EE 从 81.5%降至 59.1%。此外, 4SPAES-25 膜的 EE 优于一些已报道磺 化离子膜,如孔令涛等^[13]制备的含氟主链型磺化聚芳 醚酮质子交换膜(SPEEK-6Fs),其中 IEC 值为 1.38 mmol/g 的膜(SPEEK-6Fs),其中 IEC 值为 1.38 mmol/g 的膜(SPEEK-6F-50)在 50 mA/cm²电流 密度下测得最高的 EE 为 74%; LI 等^[26]合成的含 2 个 柔性烷基侧链和三氟甲基结构的磺化聚酰亚胺膜 (6F-s-bSPI), IEC 值为 1.54 mmol/g,在 60 mA/cm² 电流密度下的 EE 为 77%;也高于 CHEN 等^[27]报道的 IEC 值为 1.6 mmol/g且带有 2 个柔性侧链结构的含氟磺 化聚芳醚砜(SFPAE-S-70)膜,其在 40 mA/cm²下的 EE 为 79%。





对膜进行自放电测试,结果如图 6a 所示。所制备的膜自放电时间与 IEC 呈现相反趋势,因为较低 IEC 值的膜具有较低的钒离子渗透性,从而能够获 得较长的自放电时间。因此,4SPAES-20 膜表现出 最长自放电时间为 29.5 h,4SPAES-20 膜表现出 词次之为 22.1 h,两者自放电时间都高于 Nafion 115 (17.5 h),由于 4SPAES-30 膜钒离子渗透性较高, 显示出最短的自放电时间为 12.2 h。进一步对 4SPAES-25 膜和 Nafion 115 膜在钒电池中进行 50次 的循环充放电测试,设置电流密度为 40 mA/cm², 如图 6b 所示,在整个循环中 4SPAES-25 膜的 CE 基 本保持不变,EE 值仅下降了 1.6%,表明 4SPAES-25 膜在 50 次循环中库仑效率和能量效率较稳定。



图 6 膜的自放电曲线(a)和 40 mA/cm²电流密度下循 环稳定性(b)

Fig. 6 Self-discharge curves (a) and cycle stability at a current density of 40 mA/cm² (b)

2.8 耐氧化稳定性测试

将 4SPAES-25 膜浸泡在 3 mol/L H₂SO₄溶液配 制好的 0.15 mol/L (VO₂)₂SO₄溶液中,720 h 后对浸 泡后的膜再次进行质子传导率和 IEC 的测量,分别 为 67 mS/cm 和 1.54 mmol/g,与原始膜(69 mS/cm 和 1.56 mmol/g)相比略微降低,表明膜材料具有较 好的耐氧化稳定性。

进一步对浸泡前后膜的化学结构进行核磁分析,结果如图 7 所示。从图 7 可以看出,与原始 4SPAES-25 膜相比,浸泡 30 d 后的膜化学结构发生 了轻微的变化,分别在 δ=2.74、2.94 和 4.10 处出现 了新的质子吸收峰,原始膜中 δ =1.82 和 7.44 处的质子吸收峰分别偏移到了 δ =1.97 和 8.45,可能是膜长期处于 V^{5+} 的硫酸溶液中,导致侧链硫醚键被 V^{5+} 氧化成亚砜或砜^[28]。



- 图 7 4SPAES-25 膜浸泡前(a)和浸泡后(b)的¹HNMR 谱图
- Fig. 7 ¹HNMR spectra of 4SPAES-25 membrane before immersion (a) and after immersion (b)

3 结论

本文成功制备出一系列含有 4 个柔性侧链结构 的磺化聚芳醚砜(4SPAES-x)并用于 VRFB。基于 含有柔性侧链和结构单元中含有多个磺酸基团,所 制备的质子交换膜具有高的质子传导率和良好的相 分离结构;30 ℃下,4SPAES-30 膜具有高的质子传 导率,为 86 mS/cm,超过 Nafion 115 膜的 71 mS/cm, 并且也高于其他一些同等离子交换容量水平的质子 交换膜。在 40 mA/cm²电流密度下,4SPAES-25 膜获 得了出色的电池效率。此外,该膜在循环过程中保持 较好的效率稳定性。结果表明,4SPAES-25 膜具有 优异的综合性能,可望作为高性能质子交换膜材料 应用于 VRFB 中。

参考文献:

- ZHOU J H, LIU Y H, ZUO P P, et al. Highly conductive and vanadium sieving microporous tröger's base membranes for vanadium redox flow battery[J]. Journal of Membrane Science, 2021, 620: 118832.
- [2] LU W J, SHI D Q, ZHANG H M, et al. Advanced poly(vinyl pyrrolidone) decorated chlorinated polyvinyl chloride membrane with low area resistance for vanadium flow battery[J]. Journal of Membrane Science, 2021, 620: 118947.
- [3] DAI Q, LIU Z Q, HUANG L, *et al*. Thin-film composite membrane breaking the trade-off between conductivity and selectivity for a flow battery[J]. Nature Communications, 2020, 11: 13.
- [4] LIY(李彦), XUTW(徐铜文). Development of ion exchange membrane for all-vanadium redox flow battery[J]. CIESC Journal (化工学报), 2015, 66(9): 3296-3304.
- [5] MAI Z S, ZHANG H M, LI X F, et al. Sulfonated poly(tetramethydiphenyl ether ether ketone) membranes for vanadium redox flow battery application[J]. Journal of Power

Sources, 2011, 196(1): 482-487.

- [6] CHEN D Y, WANG S J, XIAO M, et al. Sulfonated poly(fluorenyl ether ketone) membrane with embedded silica rich layer and enhanced proton selectivity for vanadium redox flow battery[J]. Journal of Power Sources, 2010, 195(22): 7701-7708.
- [7] DING Y (丁跃), WANG L H (王丽华), HAN X T (韩旭彤). The preparation and properties of sulfonated poly(eter ether ketone) membranes for vanadium redox flow battery application[J]. Acta Polymerical Sinica (高分子学报), 2013, 44(12): 1476-1482.
- [8] WANG C Y, SHIN D W, LEE S Y, et al. A clustered sulfonated poly(ether sulfone) based on a new fluorene-based bisphenol monomer[J]. Journal of Materials Chemistry, 2012, 22(48): 25093-25101.
- [9] ZHOU Y P (周远鹏), WANG C Y (汪称意), TAO Z W (陶正旺), et al. Preparation and properties of sulfonated poly(aryl sulfone)s with low swelling ratio for proton exchange membrane[J]. Polymeric Materials Science and Engineering (高分子材料科学与工程), 2019, 35(12): 22-29.
- [10] YIN B B, LI Z H, DAI W J, et al. Highly branched sulfonated poly(fluorenyl ether ketone sulfone)s membrane for energy efficient vanadium redox flow battery[J]. Journal of Power Sources, 2015, 285: 109-118.
- [11] YANG P, LONG J, XUAN S S, *et al.* Branched sulfonated polyimide membrane with ionic cross-linking for vanadium redox flow battery application[J]. Journal of Power Sources, 2019, 438: 226993.
- [12] WANG C Y (汪称意), ZHOU Y P (周远鹏), XU C (徐常), et al. Synthesis and properties of side-chain type poly(arylene ether ketone)s with multiple sulfonic groups for proton exchange membranes[J]. Acta Polymerica Sinica (高分子学报), 2018, 49(9): 1194-1201.
- [13] KONG L T (孔令涛), CHEN J (陈娟), CUI Q Q (崔青青), et al. Preparation of fluorine-containing sulfonated poly(aryl ether ketone)s for VRFB application[J]. Journal of Functional Materials (功能材 料), 2017, 48(6): 6215-6220.
- [14] LIU B (刘博), ZOU N (邹楠), ZHANG Y X (张雨霞), et al. Structure and properties of sulfonated poly(ether ether ketone)/laponite proton exchange membrane for all vanadium redox flow battery[J]. Chemical Journal of Chinese Universities (高等学校 化学学报), 2019, 40(10): 2186-2194.
- [15] TAO Z W (陶正旺), WANG C Y (汪称意), XU C (徐常), et al. Synthesis and properties of dications-containing poly(aryl ether sulfone) anion exchange membranes[J]. Chinese Science Bulletin (科 学通报), 2020, 65(21): 2279-2291.
- [16] WANG C Y, TAO Z W, ZHAO X Y, et al. Poly(aryl ether nitrile)s containing flexible side-chain-type quaternary phosphonium cations as anion exchange membranes[J]. Science China Materials, 2020, 63(4): 533-543.
- [17] WANG C Y, ZHOU Y P, SHEN B, et al. Proton-conducting

poly(ether sulfone ketone)s containing a high density of pendant sulfonic groups by a convenient and mild post-sulfonation[J]. Polymer Chemistry, 2018, 9(40): 4984-4993.

- [18] WANG C Y, LEE S Y, SHIN D W, et al. Proton-conducting membranes from poly(ether sulfone)s grafted with sulfoalkylamine[J]. Journal of Membrane Science, 2013, 427: 443-450.
- [19] WANG C Y, XU C, SHEN B, et al. Stable poly(arylene ether sulfone)s anion exchange membranes containing imidazolium cations on pendant phenyl rings[J]. Electrochimica Acta, 2016, 190: 1057-1065.
- [20] LI X (李旭), LYU X F (吕喜风), WANG F (王芳), et al. A study on the preparation and properties of anion exchange membrane made of the blend of quaternary ammonium polysulfone with quaternary phosphonium polysulfone[J]. Fine Chemicals, 2014, 31(7): 825-828, 833.
- [21] XING Y, GENG K, CHU X M, et al. Chemically stable anion exchange membranes based on C2-protected imidazolium cations for vanadium flow battery[J]. Journal of Membrane Science, 2021, 618: 118696.
- [22] ZHANG X, LI Z W, CHEN X L, *et al.* Side chain engineering of sulfonated poly(arylene ether)s for proton exchange membranes[J]. Chinese Journal of Polymer Science, 2019, 38(6): 644-652.
- [23] ZHANG W M, CHEN S Y, CHEN D Y, et al. Sulfonated binaphthyl-containing poly(arylene ether ketone)s with rigid backbone and excellent film-forming capability for proton exchange membranes[J]. Polymers, 2018, 10(11): 1287.
- [24] YANG X B (杨晓兵), ZHAO L (赵磊), SUI X L (隋旭磊), et al. Ultra-high proton/vanadium selectivity of polybenzimidazole membrane by incorporating phosphotungstic acid functionalized nanofibers for vanadium redox flow battery[J]. Acta Physico-Chimica Sinica (物理化学学报), 2019, 35(12): 1372-1381.
- [25] LIU J Y (刘金宇), LI D (李丹), WANG L H (王丽华), et al. SPEEK/SGO proton exchange membranes with superior proton selectivity for vanadium redox battery[J]. Energy Storage Science and Technology (储能科学与技术), 2018, 7(1): 66-74.
- [26] LI J C, LIU S Q, HE Z, et al. A novel branched side-chain-type sulfonated polyimide membrane with flexible sulfoalkyl pendants and trifluoromethyl groups for vanadium redox flow batteries[J]. Journal of Power Sources, 2017, 347: 114-126.
- [27] CHEN X L, LYU H X, LIN Q L, et al. Partially fluorinated poly(arylene ether)s bearing long alkyl sulfonate side chains for stable and highly conductive proton exchange membranes[J]. Journal of Membrane Science, 2018, 549: 12-22.
- [28] LI X F, BU F Z, ZHANG H Q, et al. Facile synthesis of poly(arylene ether ketone)s containing flexible sulfoalkyl groups with enhanced oxidative stability for DMFCs[J]. International Journal of Hydrogen Energy, 2020, 45(51): 27632-27643.