# 钼在 $[BMP]Tf_2N$ 离子液体中的低温电沉积

杨慧玲<sup>1</sup>,丁晶晶<sup>2</sup>,江奕东<sup>2</sup>,凌国平<sup>1</sup>

(1. 浙江大学,浙江 杭州 310027)(2. 中国工程物理研究院,四川 江油 621907)

**摘 要:**研究了金属钼(Mo)在离子液体 1-丁基-1-甲基吡咯烷双(三氟甲磺酰)亚胺盐([BMP]Tf<sub>2</sub>N)中的电沉积。 采用 MoCl<sub>5</sub>-[BMP]Tf<sub>2</sub>N 离子液体体系作为电沉积的电解质,测定了不同温度下的伏安曲线(CV)。用恒电位法进行电 沉积,沉积物通过扫描电镜(SEM)、能谱(EDS)、透射电镜(TEM)和光电子能谱(XPS)进行了观察和表征。结 果表明,在 25~120 ℃的温度范围内,当温度高于 100 ℃时,Mo 的电化学还原行为发生明显的变化。在 120 ℃,Pt 基板上,-2.2 和-2.7 V 恒电位电沉积均能得到金属态的 Mo。其中,-2.2 V 时得到非晶态的 Mo,沉积层平整、无裂纹; -2.7 V 时得到晶态和非晶态混合的 Mo,沉积层有裂纹。而在 60 ℃,Mo(V)还原后形成难溶产物以致无法得到 Mo(0)。 最后,对 Mo 的电化学还原机理进行了讨论。

**关键词:** Mo; [BMP]Tf<sub>2</sub>N; 离子液体; 电沉积

中图法分类号: TG146.4<sup>+</sup>12 文献标识码: A

金属钼(Mo)具有高耐磨、高导电导热、耐含硫 熔盐和熔融锌腐蚀等众多优良性能,常被用于制成阻热 层和耐磨层。在精密制造领域,也希望使用 Mo 制作高 耐蚀和耐磨的金属微构件<sup>[1]</sup>。通常,工业上使用热喷涂 法<sup>[2]</sup>, PVD<sup>[3,4]</sup>法等制备 Mo 涂层。然而,这些方法通常 需要高温,这将导致基材力学性能的下降;同时,成本 高、工艺复杂,也限制了这些方法更广泛的应用。

电沉积法是一种常用的表面技术,适合在各种尺 寸和异形件的表面制备金属膜层。最早的 Mo 镀层, 就是采用非水的熔盐电沉积法获得的<sup>[5]</sup>。用于 Mo 电 沉积的熔盐主要有氟化物体系、氯化物体系、氧化物 体系或钼酸盐体系等。然而,这些熔盐的熔点高,电 沉积 Mo 的温度均在 500 ℃以上<sup>[6]</sup>。

为避免高温带来的不利影响,研究人员开展了低温 熔盐电沉积 Mo 的研究。H. Nakajima 等人在 ZnCl<sub>2</sub>-NaCl-KCl 熔盐中,以 MoCl<sub>3</sub> 为 Mo 源,在 250 ℃下获得了非 晶的 Mo 镀层<sup>[7]</sup>;他们进一步在 ZnCl<sub>2</sub>-氯化 N-乙基-N-甲基吡咯烷(EMPyrCl)熔盐中,以 MoCl<sub>5</sub> 为 Mo 源, 并添加 KF,在 150 ℃下获得了非晶的 Mo 镀层<sup>[8]</sup>。高炳 亮等在二(三氟甲基磺酸酰)亚胺锂和二(三氟甲基磺 酸酰)亚胺铯(LiTFSI-CsTFSI)熔盐中,以 MoCl<sub>3</sub>和 MoCl<sub>5</sub> 为 Mo 源,在 150 ℃下获得了非晶的 Mo 镀层<sup>[9,10]</sup>。 此外,也有研究者试图在水溶液中低温电沉积 Mo,但 文章编号: 1002-185X(2018)05-1523-06

由于 Mo 的还原电位低,99%以上的电流都被用于电解 水产生 H<sub>2</sub>,电流效率极低,不具备实用价值<sup>[11]</sup>。

离子液体是由离子组成的熔点低于 100 ℃的液 体[12]。它由于具有电导率高、蒸气压低、电化学窗口 宽等特点而受到电沉积研究者的重视。离子液体根据 阴离子不同,可以分为两类,第1类是基于卤元素或 卤化金属、对水氧敏感的离子液体,其阴离子为 AlCla 或者 Al<sub>2</sub>Cl<sub>7</sub>等,适合在活泼金属表面上电沉积制备镀 层<sup>[13]</sup>; 第2类是对水和氧稳定型的离子液体,其阴离 子一般为四氟化硼离子(BF4),双(三氟甲磺酰) 亚胺离子(Tf<sub>2</sub>N<sup>-</sup>)等。[BMP]Tf<sub>2</sub>N 是以 Tf<sub>2</sub>N<sup>-</sup>为阴离 子、[BMP]<sup>+</sup>(1-丁基-1-甲基吡咯烷离子)为阳离子的 第2类离子液体,又称[BMP]TFSA或[BMP]TFSI。它 在室温下的阴极电位窗口为-3.2 V, 且熔点低、粘度 低(25℃时粘度为63mPa·s)<sup>[14]</sup>,适合作为低温电沉 积研究的电解质。近年来,研究人员使用[BMP]Tf<sub>2</sub>N 离子液体实现了多种金属,特别是和 Mo 相似的高熔 点金属如 Ta<sup>[15]</sup>、Zr<sup>[15]</sup>、Nb<sup>[16]</sup>等的电沉积。

本实验首次采用[BMP]Tf<sub>2</sub>N 离子液体体系进行 Mo 电沉积的研究,为 Mo 的低温电沉积制备提供一定 的理论和技术支持。

1 实 验

收稿日期: 2017-05-09

**基金项目:**国家自然科学基金(51271166)

作者简介:杨慧玲,女,1991年生,硕士生,浙江大学材料科学与工程学院,浙江 杭州 310027,电话:0571-87952648, E-mail:21426081 @zju.edu.cn

所用的[BMP]Tf<sub>2</sub>N (99%) 购自中国科学院兰州化 学物理研究所。使用前将[BMP]Tf<sub>2</sub>N 在 80 ℃下进行 10 h 真空干燥处理,以去除其中含有的气体和水。 MoCl<sub>5</sub> (99.6%) 购自阿拉丁,使用前未经任何处理。 将 MoCl<sub>5</sub> 加入[BMP]Tf<sub>2</sub>N 中,其中 MoCl<sub>5</sub>含量为 0.5% (摩尔分数)。镀液配制和电化学实验均在 Ar 气保护 的手套箱中进行,手套箱内水含量和氧含量小于1μL/L。

采用三电极体系开展研究,以 Pt 板(10 mm×10 mm ×0.2 mm)为工作电极, Pt 丝(  $\phi$ 0.06 mm×30 mm) 为准参比电极。电化学测试和电沉积时的辅助电极分 別为 Pt 板和 Mo 板,尺寸为 30 mm×10 mm×0.2 mm。 Pt 丝、Pt 板纯度为 99.99%, Mo 板纯度为 99.99%。实 验前,将 Pt 板和 Pt 丝经打磨、酸液浸泡处理后乙醇 超声清洗后并吹干; Mo 板经打磨、氢氟酸泡后乙醇 超声清洗后吹干。电化学测试和电沉积均在普林斯顿 的 Parstat2273 电化学工作站上完成。

电沉积结束后,试样用乙醇超声、去离子水清洗 并吹干。用场发射扫描电子显微镜及能谱 SEM&EDS (HITACHI S-4800、SIRION-100 FEI)、透射电子显 微镜 TEM (Tecnai G2 F20 S-TWIN FEI)、光电子能 谱 XPS (SCIENTIFIC ESCALAB 250Xi)对沉积物进 行表征和分析。其中,SEM&EDS 和 XPS 样品为带基 板的镀层,TEM 的样品为粉末,它是将沉积物从基板 上刮下来然后与乙醇混合后研磨,最后将含有沉积粉 末的乙醇混合液滴入有碳支持膜的多孔微栅(铜网) 上制得的。XPS 测试前,用 Ar<sup>+</sup>对镀层表面进行溅射 以清洁表面,条件为 3 keV, 30 s。

# 2 结果与讨论

## 2.1 温度对 MoCl<sub>5</sub>-[BMP]Tf<sub>2</sub>N 电化学行为的影响

首先在 25 ℃下检测了[BMP]Tf<sub>2</sub>N 的 CV 曲线, 结果如图 1 中 a 所示。可以看出:在-3.2 和 2.8 V 处 电流密度明显增大,说明该离子液体室温时电化学窗 口为 6.0 V。表 1 是不同温度下测得的[BMP]Tf<sub>2</sub>N 的电 位窗口值。从表中数据可以看出,随着温度升高,窗 口电位范围变窄。

图 1 中 b 为 25 ℃下, MoCl<sub>5</sub>-[BMP]Tf<sub>2</sub>N 的 CV 曲线, 对比图 1 中 a 可以看出, [BMP]Tf<sub>2</sub>N 中加入 MoCl<sub>5</sub>后,出现 3 个明显的还原峰 R1、R2 和 R4。图 2 为不同温度下 MoCl<sub>5</sub>-BMPTf<sub>2</sub>N 的 CV 曲线,由图可 见,当温度从 25 ℃升高至 60 ℃时,在 R4 峰左右出 现了另外 2 个还原峰 R3 和 R5,其余还原峰的电位正 移、峰值增大。60 ℃升高至 80 ℃时,还原峰的数量 不变,峰值电位正移、峰值增大;当温度达到 100 ℃ 时,还原峰的数量虽不变,但 R4 和 R5 电流密度增加 明显,而 R1、R2 和 R3 电流密度与 80 ℃相比增加不 明显;进一步升高至 120 ℃时,R2 和 R3 峰消失,使 CV 曲线上该区间出现平台,说明随温度升高,Mo 离 子的还原行为发生了明显变化。关于这些峰所对应的 电化学反应,将在 2.4 节进行详细的讨论。

#### 2.2 恒电位电沉积

在 60 ℃、-1.7 和-2.7 V 的电位下分别进行了 1 h 的 恒电位沉积。结果在-1.7 V 得到绿色的泥状物,在-2.7 V 得到黑褐色泥状物,这些物质极易用乙醇漂洗干净。

在 100 ℃, -2.7 V 电位下进行恒电位沉积 1 h, 结果得到了黑色的镀层。将其放在乙醇中漂洗时发现 镀层与基板的结合较差,容易脱落。

在 120 ℃,-2.2 和-2.7 V 的电位下分别进行了 1 h 的恒电位沉积,结果均得到了黑色的沉积层。将附着 有沉层的基板放入乙醇中超声清洗 2 min 后,发现沉 积物与基板结合良好。

图 3 分别为 100 ℃,-2.7 V; 120 ℃下,-2.2 和-2.7 V 的恒电位沉积 1 h 后的 SEM 照片。由图 3a 可见, 100 ℃时得到的镀层较疏松。120 ℃、-2.2V 恒电位 沉积得到的镀层表面平整无裂纹,有一些颗粒状突起 分布其中(图 3b)。由图 3c 可知, 120 ℃,-2.7 V 恒电位沉积得到的镀层呈现颗粒状,并有明显的裂纹,这 与 LiTFSI-CsTFSI 体系中得到的镀层形貌相似<sup>[9]</sup>。



- 图 1 25 ℃下离子液体的循环伏安曲线, 扫速速度 50 mV/s
- Fig.1 Cyclic voltammograms of ionic liquids at 25  $^\circ\! C$  (scan rate: 50 mV/s)

表 1	[BMP]	Tf₂N 离-	子液体在	不同温度	[下的电	化学窗口
-----	-------	---------	------	------	------	------

## Table 1 Electrochemical window of [BMP] Tf<sub>2</sub>N ionic liquid at different temperatures

Temperature/°C	Anode window/V	Cathode window/V
25	2.8	-3.2
60	2.5	-3.0
80	2.5	-2.8
100	2.4	-2.7
120	2.3	-2.7

表 2 为沉积物的能谱分析结果,由表可见,沉积物 均以 Mo 元素为主。且 120 ℃下所得沉积物中的 Mo 含量比 100 ℃的多。此外,沉积物中还含有少量的 C、 O 等元素,可能是外部污染所致。而检测出 Cl 元素, 是由于沉积层清洗不够彻底,表面残留少量的镀液。

#### 2.3 沉积物的表征

由于 100 ℃时得到的沉积层与 Pt 基板结合力差, 清洗时不易与沾粘的离子液体分离,因此只对 120 ℃ 恒电位电沉积得到的沉积物进行了表征。

### 2.3.1 XPS 分析

为确定镀层中的 Mo 元素是否为金属态的 Mo, 首 先对镀层进行了 XPS 分析,结果如图 4 所示。从图 4a 中可知, XPS 图谱中出现了 Mo 的 3s、3p、3d、4p 峰。 除此之外,还有 C 1s 峰和 O 1s 峰,以及强度较低的 Cl 2p、S 2p 和 Pt 4f 峰。少量的 Cl 来自 MoCl<sub>5</sub>; S、C 和 O 峰来自[BMP]Tf<sub>2</sub>N; Pt 是刮下镀层时基板 Pt 粘附其上所 致。图 4b 为 Mo 3d 轨道的 XPS 谱,可见在 228.0 和 231.2 eV 处有 2 个峰。根据文献[17],分别对应金属态 Mo 的 3d<sub>5/2</sub>和 3d<sub>3/2</sub>,它们表示自旋量子数分别为±1/2 时,Mo 3d 轨道上电子被电离所需的能量。

Mo 及含 Mo 相关化合物的 Mo 3d 轨道的 XPS 结合能如表 3 所示。可见除了 Mo(0)之外,其他的 Mo

相关化合物的 3d 轨道 XPS 结合能的值与 Mo 相差较 大。XPS 结果表明,所得的沉积层确实为金属态的 Mo。也就是说,与文献[9,10]相比,本实验在更低的 温度下得到了 Mo。

### 2.3.2 TEM 分析

图 5a, 5b 和 5c 是 120 ℃, -2.2 V 的透射电镜高 分辨照片和衍射花样。从图 5a 可见, 视野范围内的镀



- 图 2 不同温度下 MoCl<sub>5</sub>-[BMP]Tf<sub>2</sub>N 的 CV 曲线,扫描速率 50 mV/s
- Fig.2 Cyclic voltammograms of MoCl<sub>5</sub>-[BMP]Tf<sub>2</sub>N at different temperatures (scan rate: 50 mV/s)



## 图 3 MoCl<sub>5</sub>-[BMP]Tf<sub>2</sub>N 体系中恒电位电沉积 1 h 沉积物的 SEM 照片

Fig.3 SEM images of deposition obtained by potentiostatic electrolysis for 1 h in MoCl<sub>5</sub>-[BMP]Tf<sub>2</sub>N melt: (a) -2.7 V at 100 °C, (b) -2.2 V at 120 °C, and (c) -2.7 V at 120 °C

## 表 2 MoCl<sub>5</sub>-[BMP]Tf<sub>2</sub>N 体系中恒电位电沉积 1 h 沉积物 的 EDS 分析

Table 2EDS analysis of deposition obtained by potentiostatic<br/>electrolysis for 1 h in MoCl<sub>5</sub>-[BMP]Tf<sub>2</sub>N melt ( $\omega/\%$ )

Element	100 °C, −2.7 V	120 °C, -2.2 V	120 °C,−2.7 V
Мо	34.2	45.9	53.1
Cl	2.4	3.3	4.7
С	30.1	27.1	28.5
О	33.3	23.7	13.7

层均为无序排列;图 5b 为图 5a 放大后的 HRTEM, 更清晰地显示出无序的结构。图 5c 为该镀层的电子衍 射花样,衍射呈现晕状,无衍射环,进一步证实镀层 为非晶态结构。

图 6 是 120 ℃, -2.7 V 的电镜高分辨照片和衍射 照片。从图 6a 中可以看出,视野范围的镀层呈现弥散 状和横条纹状交错分布,表明存在晶态与非晶态物质。 图 6b 为图 6a 条纹状区域放大后的照片,可见大量同 方向条纹。测量结果表明,该晶面对应金属 Mo 的 (110)面。图 6c 为晶态、非晶态过渡区域的 HRTEM,



- 图 4 MoCl<sub>5</sub>-[BMP]Tf<sub>2</sub>N 体系中, 120 ℃、-2.7 V 恒电位沉积
   1 h 沉积物的 XPS 全谱和 Mo 3d 轨道 XPS 谱
- Fig.4 XPS spectrum of deposition obtained by potentiostatic electrolysis for 1 h at −2.7 V in MoCl<sub>5</sub>-[BMP]Tf<sub>2</sub>N melt at 120 °C: (a) survey scan and (b) Mo 3d scans

表 3 Mo 3d 轨道的 XPS 结合能

# Table 3 Binding energies (eV) of Mo 3d orbital obtained by XPS

	3d <sub>5/2</sub> binding energy/eV	3d <sub>3/2</sub> binding energy/eV	Ref.
Mo	227.9	231.1	[17]
$MoCl_3$	230.0	233.2	[18]
$MoCl_4$	230.6	233.8	[18]
MoCl <sub>5</sub>	231.0	234.2	[18]
$MoO_2$	232.0	235.2	[18]

照片左下角区域呈非晶态状,而中部区域则为晶态的 条纹状。图 6d 为 120 ℃,-2.7 V 沉积物的选区电子 衍射花样,由图可知该衍射花样以一个衍射环为主, 该衍射环上分布多个衍射斑点,说明该沉积物是多晶 的。经标定,强度最大的衍射环为 Mo 的(110)晶面, 这与图 6b 是一致的。也就是说,与文献[9,10]相比,本 实验得到的 Mo 沉积层除非晶态外,还含有部分晶态。

在 TEM 观察同时进行了 EDS 分析,结果如图 7 所示。可见沉积物主要是 Mo,这也进一步证实 TEM 电镜观测的晶态物质为金属 Mo。图谱中 Cu 和 C 元素 来自使用的多孔微栅,少量的 Pt 元素存在是刮下镀层 时基板粘附其上所致。极少的 Cl 元素来自 MoCl<sub>5</sub>。



图 5 MoCl<sub>5</sub>-[BMP]Tf<sub>2</sub>N 体系中, 120 ℃、-2.2 V 恒电位电沉积 1 h 沉积物粉末样的 TEM 照片和衍射花样

Fig.5 TEM images (a, b) and diffraction pattern (c) of deposition powder obtained by potentiostatic electrolysis at −2.2 V for 1 h in MoCl<sub>5</sub>-[BMP]Tf<sub>2</sub>N melt at 120 °C



图 6 MoCl<sub>5</sub>-[BMP]Tf<sub>2</sub>N 体系中, 120 ℃、-2.7 V 恒电位电沉积 1 h 沉积物粉末样的 TEM 照片和选区电子衍射花样 Fig.6 TEM images (a~c) and selected area electron diffraction pattern (d) of deposition powder obtained by potentiostatic electrolysis at -2.7 V for 1 h in MoCl<sub>5</sub>-[BMP]Tf<sub>2</sub>N melt at 120 ℃



- 图 7 MoCl<sub>5</sub>-[BMP]Tf<sub>2</sub>N 体系中, 120 ℃、-2.7 V 恒电位电沉 积 1 h 沉积物粉末样的 EDS 分析
- Fig.7 EDS analysis of deposition powder obtained by potentiostatic electrolysis at −2.7 V for 1 h in MoCl<sub>5</sub>-[BMP]Tf<sub>2</sub>N melt at 120 °C

#### 2.4 讨论

对离子液体电沉积而言,体系的电化学窗口 是能否获得沉积物的重要因素。对于高熔点金属 来说,它们的还原电位很负,需要电化学窗口宽、 尤其是阴极窗口电位负的体系以实现其电沉积。 相比 LiTFSI-CsTFSI 体系阴极窗口电位为-2.0 V<sup>[9]</sup>,本研究采用的[BMP]Tf<sub>2</sub>N离子液体,其阴极 窗口电位达-3.2 V。这为成功还原出金属态的 Mo 提供重要的保障。

与 LiTFSI-CsTFSI 体系相比,本研究在更低温度 下(120 ℃)获得了金属 Mo 镀层,这与电解液体系 的熔点有关。LiTFSI-CsTFSI 体系的熔点为 112 ℃<sup>[9]</sup>, 这决定了其无法在低于 112 ℃进行沉积。即使在略高 于熔点温度,也会因粘度高而不易沉积。而对于 MoCl<sub>5</sub>-[BMP]Tf<sub>2</sub>N 体系,由于其阴阳离子尺寸大,相 互作用力小,具有较低的熔点(-7.3 ℃)<sup>[14]</sup>,因此可 以在更低温度下镀 Mo。

但是,当温度低于100 ℃时,在MoCl<sub>5</sub>-[BMP]Tf<sub>2</sub>N 体系中电沉积,也得不到金属Mo。其原因分析如下: Mo(V)向 Mo(0)电化学还原的过程中,要经历多个低 价态。低温时,在某些低价态下,会形成不溶的还原 产物,即泥状沉积物,从而阻碍Mo离子向0价的还 原。这种现象普遍存在于其他多价态难熔金属中,如 Nb<sup>[19]</sup>,Ta<sup>[20]</sup>,Zr<sup>[21]</sup>等的电沉积。在温度较高时,低价 不溶物可溶,因此以离子状态存在,所以能够继续还 原,从而得到金属Mo。

关于电化学还原中 Mo 价态变化规律的研究, 主要集中在高温熔盐中。以 Mo(V)为钼源时,其还 原峰的数量通常多达 4~6个。一般认为, Mo 作为典 型的多价态金属,在还原的同时易发生歧化反应, 这导致电化学还原过程非常复杂。Phillips 等<sup>[22]</sup>在研 究高温熔盐中 Mo 的电化学还原行为中,提出 Mo(V) 是经过 Mo(Ⅳ)、Mo(Ⅲ)、Mo(Ⅱ)、Mo(0)一系列还 原最终得到金属 Mo 的, Mo(V)→Mo(IV)的转变是 不可逆的,且此反应是整个还原过程的限制环节。 Inman 等<sup>[23]</sup>则认为, Mo(V)首先被还原为 Mo(III), Mo(III)在体系中以 Mo<sub>2</sub>Cl<sub>9</sub><sup>3-</sup>、MoCl<sub>6</sub><sup>3-</sup>等复杂聚合物 的形式存在,而且它们可以相互转化,最后 Mo(III) 直接还原为 Mo(0)。作者曾以 MoCl<sub>3</sub>为钼源进行了 Mo 的电化学行为研究。结果发现, CV 曲线上共有 3个峰,但在0到-1.0V范围内并未观察到还原峰。 并且在 25 至 120 ℃范围内,从[BMP]Tf<sub>2</sub>N-MoCl<sub>3</sub> 体系中只能得到泥状沉积物。由此,作者推测 [BMP]Tf<sub>2</sub>N-MoCl<sub>5</sub>离子液体中,Mo(V)首先被还原 为 Mo(IV), 但 Mo(IV)并未被还原为 Mo(III), 而是 直接还原为某低价态,然后该价态继续还原最终得 到了 Mo(0)。图 2 的 CV 曲线中出现如此多的还原峰, 很可能是歧化反应所致。

过电位是影响金属电沉积层的重要因素。当过电 位较大时,形核驱动力大,足以使被还原出的 Mo 进 行规则排列,从而有利于晶态 Mo 的形成,但也因此 在镀层内产生大的内应力,使镀层易开裂;而当过电 位较小时,形核驱动力降低,沉积过程缓慢,易得到 非晶结构,且沉积层的内应力较小,不易开裂。

# 3 结 论

1) 当温度高于 100 ℃时, Mo 的电化学还原行为 发生明显变化, 部分还原峰消失。

2) 在该体系中能够在 120 ℃下实现 Mo 的电沉积。沉积电位为-2.2 V时,镀层为平整无裂纹的非晶态金属 Mo; 沉积电位为-2.7 V时,镀层为非晶和晶态 混合的金属 Mo。而在较低温度下无法得到金属 Mo 的原因是低温下 Mo(V)还原得到了低价态难溶物质, 进一步还原为 Mo(0)的过程被阻碍。

#### 参考文献 References

- Baumgärtner M, Lanzinger G, Hahn L et al. Transactions of the Institute of Metal Finishing[J], 2016, 93(6): 283
- [2] Bujna M, Prístavka M, Kaplík P. Advanced Materials Research[J], 2013, 801: 35
- [3] Singh J, Wolfe D E. Journal of Materials Engineering & Performance[J], 2005, 14(4): 448
- [4] Rafaja D, Köstenbauer H, Mühle U et al. Thin Solid Films[J],

2013, 528(4): 42

- [5] Senderoff S, Brenner A. Journal of the Electrochemical Society[J], 1954, 101(1): 16
- [6] Malyshev V V. Theoretical Foundations of Chemical Engineering[J], 2007, 41(3): 284
- [7] Nakajima H, Nohira T, Hagiwara R. *Electrochimica Acta*[J], 2006, 51(18): 3776
- [8] Nohira T, Kitagawa K, Hagiwara R et al. Electrochemistry[J], 2009, 77(8): 687
- [9] Gao Bingliang(高炳亮), Wang Zhaowen(王兆文), Toshiyuki Nohira(野平俊之) et al. Rare Metal Materials and Engineering(稀有金属材料与工程)[J], 2011, 40(7): 1292
- [10] Gao Bingliang(高炳亮), Wang Zhaowen(王兆文), Toshiyuki Nohira(野平俊之) et al. Rare Metal Materials and Engineering(稀有金属材料与工程)[J], 2011, 40(9): 1676
- [11] Syed R, Ghosh S K, Sastry P U et al. Surface & Coatings Technology[J], 2015, 261: 15
- [12] Wasserscheid P, Welton T. Ionic Liquids in Synthesis[M]. Weinheim: VCH-Wiley, 2007: 25
- [13] Ling Guoping(凌国平), Li Yan(李 岩), Zhang Zhouyong(张 舟永). Rare Metal Materials and Engineering(稀有金属材料

与工程)[J], 2010, 39(8): 1460

- [14] Crosthwaite J M, Muldoon M J, Dixon J K et al. The Journal of Chemical Thermodynamics[J], 2005, 37(6): 559
- [15] Mais L, Mascia M, Vacca A et al. Chemical Engineering Transactions[J], 2014, 41: 97
- [16] Giridhar P, Zein El Abedin S, Bund A et al. Electrochimica Acta[J], 2014, 129: 312
- [17] Bianchi C L, Cattania M G, Villa P. Applied Surface Science[J], 1993, 70-1(A): 211
- [18] Grim S O, Matienzo L J. Inorganic Chemistry[J], 1975, 14(5): 1014
- [19] Ting G, Fung K, Mamantov G. Electrochemical Science and Technology[J], 1976, 123(5): 624
- [20] Barnard P, Hussey C. Journal of the Electrochemical Society[J], 1990, 137(3): 913
- [21] Gilbert B, Mamantov G, Fung K. Inorganic Chemistry[J], 1975, 14(8): 1802
- [22] Phillips J, Osteryoung R A. Electrochemical Society[J], 1977, 120(10): 1465
- [23] Inman D, White S H. Applied Electrochemistry[J], 1978, 8(5): 375

## Electrodeposition of Molybdenum in the [BMP]Tf<sub>2</sub>N Ionic Liquid at Low Temperature

Yang Huiling<sup>1</sup>, Ding Jingjing<sup>2</sup>, Jiang Yidong<sup>2</sup>, Ling Guoping<sup>1</sup>
(1. Zhejiang University, Hangzhou 310027, China)
(2. China Academy of Engineering Physics, Jiangyou 621907, China)

Abstract: Electrodeposition of molybdenum in the 1-butyl-1-methylpyrrolidinium bis (trifluoromethylsulfonyl) amide ([BMP]Tf<sub>2</sub>N) ionic liquid was investigated. MoCl<sub>5</sub>-[BMP]Tf<sub>2</sub>N was used as the electrolyte of electrodeposition and cyclic voltammetry curves were tested at various temperatures ranging from 25 °C to 120 °C. Electrodeposition was carried out using a potentiostatic method. Deposits were observed and characterized by SEM, EDS, TEM and XPS. The results show that the electrochemical reduction behavior of Mo changes significantly when the temperature above 100 °C in the temperature range of 25~120 °C. The metallic molybdenum can be obtained potentiostatically at -2.2 V and -2.7 V on platinum electrode at 120 °C. Deposit obtained at -2.2 V is flat without cracks, while deposit obtained at -2.7 V contains crystalline molybdenum with cracks in the deposited layer. The reduction product for Mo(V) is insoluble substance so that Mo(0) cannot be obtained at 60 °C. Mechanism of the electrochemical reduction of molybdenum in the [BMP]Tf<sub>2</sub>N was also discussed.

Key words: Mo; [BMP]Tf<sub>2</sub>N; ionic liquids; electrodeposition

Corresponding author: Ling Guoping, Ph. D., Professor, School of Materials Science and Engineering, Zhejiang University, Hangzhou 310027, P. R. China, Tel: 0086-571-87952648, E-mail: linggp@zju.edu.cn