## 06.1;06.4;12.1

# Возможность синтеза наноразмерного карбида молибдена в атмосферной электроразрядной плазме

### © А.Я. Пак

Национальный исследовательский Томский политехнический университет, Томск, Россия E-mail: ayapak@tpu.ru

Поступило в Редакцию 14 мая 2019 г. В окончательной редакции 14 мая 2019 г. Принято к публикации 20 мая 2019 г.

Изложены результаты экспериментальных исследований, свидетельствующие о возможности получения кристаллических фаз карбида молибдена в плазме дугового разряда постоянного тока, инициированного внутри полого графитового катода в воздушной газовой среде при нормальных атмосферных условиях. По данным рентгеновской дифрактометрии в порошковом продукте синтеза идентифицируются две фазы карбида молибдена: Мо<sub>1.2</sub>С<sub>0.8</sub> и Мо<sub>2</sub>С, а также графит и металлический молибден. По данным просвечивающей электронной микроскопии частицы карбида молибдена находятся в углеродной матрице и характеризуются размерами, преимущественно не превышающими 5–10 nm.

Ключевые слова: карбид молибдена, электродуговой синтез, безвакуумный метод.

DOI: 10.21883/PJTF.2019.17.48217.17877

Карбиды молибдена характеризуются комплексом важных для науки и техники свойств: высокая твердость, износостойкость, коррозионная стойкость, относительно высокая электропроводность и теплопроводность, каталитическая активность, сравнимая с таковой для металлов платиновой группы [1,2]. Комплекс свойств карбидов молибдена позволяет заменить ими металлы платиновой группы в ряде технологий [3], в частности в процессах производства водорода, а именно в составе катализаторов [4]. Получают порошковые материалы на основе карбида молибдена с помощью различных методик, в том числе электродуговых [5,6]. В настоящей работе представлены результаты экспериментальных исследований, свидетельствующие о возможности получения кристаллических фаз карбида молибдена в плазме дугового разряда постоянного тока, инициированного в разрядном промежутке между графитовыми электродами, расположенными в открытой воздушной среде. Реализуемый в воздушной среде пониженного и нормального давления электродуговой метод в последние годы активно применяется для получения углеродных наноструктур [7,8], некоторых карбидов [9]. При этом сведений об успешном синтезе карбида молибдена в плазме дугового разряда постоянного тока, инициированного в открытой воздушной среде нормального давления, в научной литературе не обнаружено.

Экспериментальные исследования проводились на лабораторном электродуговом стенде. Графитовые анод и катод подключаются к источнику постоянного тока. Анод выполнен в виде сплошного цилиндра, катод — в виде тигля, на дно которого помещается исходная порошковая смесь ультрадисперсного графита и молибдена в различных массовых соотношениях (Mo/C = 3/1, 1/1, 1/3, 1/6) в количестве  $0.50 \pm 0.05$  g. Дно катода, покрытое смесью исходных реагентов, и торец анода образуют разрядный промежуток, величина которого непосредственно после инициирования дуги устанавливается в пределах  $0.5 \pm 0.1 \, \text{mm}$ . Сила тока контролируется широтно-импульсным модулятором в составе выпрямительно-инверторного модуля силового источника питания. В рассматриваемой серии экспериментов предварительно устанавливалось значение силы тока, равное 165 А; разряд поддерживался в течение  $10.0 \pm 0.2 \, \text{s}$  в каждом эксперименте. Ток разрядного контура и напряжение на дуговом разряде измерялись цифровым двухканальным осциллографом Rigol DS1052E (50 MHz) при помощи датчика тока Honeywell CSLA2DJ и стандартного делителя напряжения (10:1). По полученным осциллограммам тока и напряжения рассчитывалась электрическая мощность разряда, а также количество подведенной энергии.

Полученный порошковый продукт электродугового синтеза собирался с внутренней поверхности тигля — катода — и анализировался методами рентгеновской дифрактометрии (Shimadzu XRD7000s, CuK<sub>α</sub>-излучение), растровой (Tescan Vega 3 SBU с энергодисперсионным анализатором Oxford X-Max-50) и просвечивающей (JEOL JEM 2100F) электронной микроскопии.

На рис. 1 представлены рентгеновские дифрактограммы типичного продукта электродугового синтеза, исходных порошков ультрадисперсного графита и кубической фазы молибдена. На дифрактограмме продукта синтеза идентифицируются максимумы, свидетельствующие о присутствии в составе продукта синтеза остатков исходных реагентов. Наиболее близкими кристаллическими фазами в пределах доступной базы структурных данных PDF4+ следует считать ICDD N 04-015-2407 (графит gC с параметрами решетки a = 2.4691 Å, c = 6.8669 Å),

N₂	$d_{exp}, { m \AA}$	$d_{refer},\mathrm{\AA}$		
п/п	(рис. 3)	(N 04-015-2407, gC)	(N 04-016-3695, Mo <sub>2</sub> C)	$(N 04-006-2272, Mo_{1.2}C_{0.8})$
1	3.424	3.433	_	_
2	2.529	_	2.605	2.571
3	2.152	2.138	2.137	2.126
4	2.097	2.042	1.970	1.949
5	1.696	1.717	1.757	1.633
6	1.556	1.562	1.533	1.508
7	1.329	1.339	1.322	1.301
8	1.263	1.235	1.271	1.262
9	1.217	—	1.210	1.220
10	1.183	1.161	1.189	1.186

Результаты расшифровки SAED (рис. 3) в сравнении с эталонами



**Рис. 1.** Типичные рентгеновские дифрактограммы продукта синтеза (1) и исходных материалов (2, 3) в сравнении с эталонными данными.

ICDD N 01-077-8340 (молибден кубической модификации с параметром решетки a = 3.1490 Å). Следует отметить наличие в базе данных множества близких карточек других фаз, незначительно различающихся с обозначенными эталонами (в пределах сотых долей ангстрема). Также на картине дифракции идентифицируется множество максимумов, соответствующих синтезированным кристаллическим фазам. В составе продукта идентифицировано две фазы карбида молибдена: орторомбическая модификация Mo<sub>2</sub>C (ICDD N 04-016-3695) с параметрами элементарной ячейки a = 4.7572 Å, b = 6.0169 Å, c = 5.2127 Å; гексагональный Мо<sub>1.2</sub>С<sub>0.8</sub> (ICDD N 04-006-2272) с параметрами элементарной ячейки a = 3.0160 Å, c = 14.6400 Å. Совокупность обозначенных выше четырех кристаллических фаз позволяет идентифицировать практически все максимумы на картине рентгеновской дифракции, за исключением малоинтенсивных отражений около  $2\theta \sim 23$ и  $\sim 27 \deg$ , которые, вероятно, могут соответствовать следам оксида или оксинитрида молибдена либо иным примесям в незначительных количествах.

На рис. 2 приведена зависимость фазового состава продукта синтеза от массового соотношения Мо/С в составе смеси исходных реагентов. Видно, что с увеличением доли углерода в исходной смеси до массового соотношения Мо/С = 1/6 можно добиться практически нулевого содержания в продукте исходного молибдена при неизменных параметрах разрядного контура и вольтамперных характеристиках дуги. Получение материала, состоящего из углерода и карбида молибдена, является важным результатом на пути к получению чистого карбида молибдена ввиду наличия известных в мире методов очистки подобных смесей. С другой стороны, наличие углеродных примесей в составе синтезируемого порошкового карбида молибдена в форме матрицы или оболочки частиц положительно сказывается на характеристиках катализатора, реализуемого на основе рассматриваемого материала [10,11]. Таким образом, фазовый состав продукта синтеза позволяет полагать возможным



**Рис. 2.** Зависимость содержания кристаллических фаз в составе продукта синтеза от массового соотношения Мо/С в продукте.



**Рис. 3.** Результаты просвечивающей электронной микроскопии: *a*, *c* — светлопольные снимки высокого разрешения (HRTEMснимки); *b* — SAED, *d* — распределение частиц карбида молибдена по размерам.

применение получаемого материала в составе катализаторов, а также выделение в будущем из его состава чистого карбида молибдена.

Согласно результатам энергодисперсионного анализа (по данным 30 измерений) полученных материалов на базе растрового электронного микроскопа, продукт преимущественно состоит из углерода и молибдена, может содержать примеси кислорода до  $\sim 6 \pm 1$  mass%, других химических элементов (F, Na, Al, S, Fe) с суммарным содержанием до  $\sim 2$  mass%. Наличие в продукте нескольких процентов кислорода (возможно, адсорбированного), а также других широко распространенных примесей представляется нормальным в силу несовершенства методов синтеза, хранения и обработки как исходных реагентов, так и продукта синтеза, хранения порошков в воздушной среде. Изучение морфологических типов объектов микроразмерного диапазона в составе продукта является предметом отдельной публикации; в настоящей работе основное внимание сосредоточено на морфологии наноразмерной составляющей, выделенной из состава продукта посредством приготовления спиртовой суспензии и исследованной с помощью просвечивающего электронного микроскопа (рис. 3). Основную массу выделенной фракции составляет углеродная матрица, в которую погружены частицы со средним размером преимущественно до  $\sim 5-10$  nm. Углеродной матрице на картине электронной дифракции (SAED) соответствуют три явно выраженных размытых коль-

ца; частицам карбида молибдена отвечают отдельные дифракционные максимумы. Для удобства сравнения полученных экспериментально данных с эталонными составлена таблица. Видно, что все идентифицированные максимумы могут быть отнесены как минимум к одной из обозначенных фаз. Снимок в режиме прямого разрешения подтверждает принадлежность углеродной матрицы к структуре графита, так как определенная величина межплоскостного расстояния близка к типичной для данной фазы (3.47 Å). Также снимок в режиме прямого разрешения показывает наличие в структуре отдельных наноразмерных частиц межплоскостных расстояний d = 1.89 и 1.41 Å, которые одновременно близки к межплоскостным расстояниям структур Мо<sub>2</sub>С и Мо<sub>1.2</sub>С<sub>0.8</sub> и однозначно не соответствуют структуре кубического молибдена и графита. К сожалению, ввиду близости эталонных межплоскостных расстояний, особенностей образца и инструментальных ограничений микроскопа не удалось зафиксировать различия в морфологии частиц Mo<sub>2</sub>C и Mo<sub>1.2</sub>C<sub>0.8</sub>, однако исходя из совокупности приведенных данных можно однозначно утверждать, что рассматриваемые частицы в углеродной матрице являются карбидом молибдена.

На основе совокупности представленных данных можно сделать заключение о возможности получения наноразмерных частиц карбида молибдена в углеродной матрице безвакуумным электродуговым методом. При этом наличие в продукте синтеза одновременно более одной фазы карбида молибдена представляется вполне нормальным явлением [10], как и погружение частиц карбида молибдена в углеродную матрицу [11,12]. Формирование углеродной матрицы может быть объяснено избытком углерода в процессе синтеза согласно известной диаграмме состояний Мо-С [13] и является важной особенностью продукта синтеза, предотвращающей агломерацию частиц [14]. Согласно литературным данным, полученный материал со средним размером частиц карбида молибдена порядка 10 nm и менее может быть полезным в области создания катализаторов, характеризующихся высокой активностью, сравнимой с активностью платины [15].

#### Финансирование работы

Работа выполнена при поддержке гранта Президента РФ (МК-633.2019.8).

# Список литературы

- Lin L., Zhou W., Gao R., Yao S., Zhang X., Xu W., Zheng S., Jiang Z., Yu Q., Li Y.-W., Shi C., Wen X.-D., Ma D. // Nature. 2017. V. 544. N 7648. P. 80–83. DOI: 10.1038/nature21672
- [2] Ma Y., Guan G., Hao X., Cao J., Abudula A. // Renewable Sustainable Energy Rev. 2017. V. 75. P. 1101–1129. https://doi.org/10.1016/j.rser.2016.11.092
- [3] Dantas S.L.A., Lopes-Moriyama A.L., Sena M.S., Souza C.P. // Ceram. Int. 2018. V. 44. N 16. P. 20551–20555. DOI: 10.1016/j.ceramint.2018.08.054

- [4] Vitale G., Guzmán H., Frauwallner M.L., Scott C.E., Pereira-Almao P. // Catalys. Today. 2015. V. 250. P. 123–133. https://doi.org/10.1016/j.cattod.2014.05.011
- [5] Saito Y., Matsumoto T., Nishikubo K. // J. Cryst. Growth. 1997. V. 172. N 1-2. P. 163–170. https://doi.org/10.1016/S0022-0248(96)00709-9
- [6] Fu R.K.Y., Mei Y.F., Shen L.R., Siu G.G., Chu P.K., Cheung W.Y., Wong S.P. // Surf. Coat. Technol. 2004. V. 186. N 1. P. 112–117. DOI: 10.1016/j.surfcoat.2004.04.024
- [7] Arora N., Sharma N.N. // Diamond Related Mater. 2014.
   V. 50. P. 135–150.
- https://doi.org/10.1016/j.diamond.2014.10.001
  [8] Su Y, Wei H, Li T, Geng H, Zhang Y. // Mater. Res. Bull. 2014. V. 50. P. 23–25.

https://doi.org/10.1016/j.materresbull.2013.10.013 [9] *Пак А.Я., Мамонтов Г.Я.* // Письма в ЖТФ. 2018. Т. 44.

- B. 14. C. 26–33. DOI: 10.21883/PJTF.2018.14.46341.17056
  [10] *Huang Y, Wang C, Song H, Bao Y, Lei X.* // Int. J. Hydrogen Energy. 2018. V. 43. N 28. P. 12610–12617. doi.org/10.1016/j.ijhydene.2018.03.233
- [11] Wei H., Xi Q., Chen X., Guo D., Ding F., Yang Z., Wang S., Li J., Huang S. // Adv. Sci. 2018. V. 5. N 3. P. 1700733. DOI: 10.1002/advs.201700733
- [12] Baklanova O.N, Vasilevich A.V, Lavrenov A.V, Drozdov V.A, Muromtsev I.V, Arbuzov A.B, Trenikhin M.V, Sigaeva S.S., Temerev V.L., Gorbunova O.V, Likholobov V.A, Nizovskii A.I, Kalinkin A.V. // J. Alloys Compd. 2017. V. 698. P. 1018–1027. http://dx.doi.org/10.1016/j.jallcom.2016.12.186
- [13] Guardia-Valenzuela J., Bertarelli A., Carra F., Mariani N., Bizzaro S., Arenal R. // Carbon. 2018. V. 135. P. 72–84. https://doi.org/10.1016/j.carbon.2018.04.010
- Madrigal-Camacho M., Vilchis-Nestor A.R., Camacho-López M., Camacho-López M.A. // Diamond Related Mater. 2018. V. 82. P. 63–69. https://doi.org/10.1016/j.diamond.2017.12.019
- [15] Xia K., Guo J., Xuan C., Huang T., Deng Z., Chen L., Wang D. // Chin. Chem. Lett. 2019. V. 30. N 1. P. 192–196. https://doi.org/10.1016/j.cclet.2018.05.009