

УДК 539.3

**ФИЗИКО-МЕХАНИЧЕСКИЕ И ЭКСПЛУАТАЦИОННЫЕ  
СВОЙСТВА АНТИФРИКЦИОННЫХ ПОРОШКОВЫХ  
КОМПОЗИТОВ**

**Казарян А.Н., Касьян В.Л., Петросян А.С.**

Ա.Ն. Կազարյան, Վ.Լ. Կասյան, Հ.Ս. Պետրոսյան

Հակաշփական փոշեկոմպոզիտների ֆիզիկա-մեխանիկական և շահագործողական հատկությունները

Բերվում են <Fe-C>, <Fe-Mo>, <Fe-Mo-Se>, <Fe-Cu-Mo-Se> փոշեկոմպոզիտների համալիր հատկությունների հետազոտման արդյունքները: Ցույց է տրված մեքենաների և մեխանիզմների բարձր ջերմաստիճանային պայմաններում աշխատող շփման հանգույցներում այդ նյութերի օգտագործման նպատակահարմարությունը:

**A.N. Kazaryan, V.L. Kasyan, H.S. Petrosyan**

**Physico-mechanical and operating characteristics of antifriction  
powder materials**

Представлены результаты исследования комплекса свойств порошковых композитов <Fe-C>, <Fe-Mo>, <Fe-Mo-Se>, <Fe-Cu-Mo-Se>. Показана целесообразность применения этих материалов в узлах трения механизмов и машин, работающих при повышенных температурах.

Развитие современной техники непосредственно связано с созданием новых материалов, способных работать при низких и высоких температурах, больших нагрузках и скоростях, в агрессивных средах и вакууме, а также в условиях граничного и сухого трения. Традиционные материалы, получаемые на основе черных и цветных металлов, во многих случаях не отвечают этим требованиям.

В этой связи, практический интерес представляет получение легированных порошковых сталей и сплавов для деталей машин и элементов конструкций, работающих в условиях больших нагрузок и интенсивного износа, а также для режущего и штампового инструментов, изделий электротехнического назначения. В организации такого производства технология порошковой металлургии, безусловно, имеет определенные преимущества. На фиг.1 представлена типовая технология изготовления изделий из железографита, включающая: приготовление шихты, прессование, спекание, пропитку маслом и калибрование. В ряде случаев получаемые изделия подвергают термической или химико-термической обработке, в частности, сульфидированию или

оксидированию с целью повышения их эксплуатационных характеристик. В последнем случае графит (1-4%) частично растворяется в железе (матрице), а следовательно, упрочняет его, а оставшаяся часть выполняет роль твердой смазки. Спекание осуществляют при 1000-1200 °С в течение 1,5 – 3,0 ч.

В табл. 1 приведены свойства железобитуминозных материалов, нашедших широкое применение в общем машиностроительном производстве.

Характерным свойством железобитуминозных материалов является структурная пористость, посредством которой осуществляется процесс самосмазывания. Прочностные же свойства этих материалов вследствие пористости ( $\theta = 15...25\%$ ) существенно снижаются, особенно прочность ( $\sigma_b$ ), твердость (НВ) и ударная вязкость (КС), что неадекватно эффекту самосмазывания.



Фиг. 1. Технологическая схема получения железобитуминозных изделий [1]

В конечном счете работоспособность узла трения определяется не коэффициентом трения ( $f$ ) и износостойкостью ( $J$ ), а несущей способностью (PV) антифрикционного материала.

К первым разработкам, отвечающим требованиям адгезионно-деформационной теории трения износа, относятся антифрикционные

материалы на основе Fe-Mo-S и Fe-Mo-Se [4]. В системе <Fe-Mo> железо и молибден образуют твердые растворы Fe[Mo] и интерметаллидные соединения, фазы  $\sigma$ -(FeMo),  $\lambda$ -(Fe<sub>2</sub>Mo), R-(Fe<sub>3</sub>Mo<sub>3</sub>),  $\mu$  - (Fe<sub>3</sub>Mo<sub>2</sub>). Максимальная растворимость Mo в  $\gamma$ -Fe при 1140°C составляет 1,69%, а  $\alpha$ -Fe ~ 2,26% ат. (~ 3,8% мас); при комнатной температуре ~ 3,15% мас. Границы  $\sigma$ -фазы точно не установлены. При 1235°C она содержит 55% ат. Mo (~ 67% мас. Mo) и имеет тетрагональную структуру D<sub>8h</sub>. При температурах < 950°C образуется  $\lambda$ -фаза. При 900°C в  $\lambda$ -фазе содержится 36,1% ат. Mo (~ 48,6% мас. Mo). При температуре ~ 1490°C твердые растворы (ОЦК) находятся в равновесии с R-фазой, образующейся по перитектической реакции. Эвтектоидная температура R-фазы составляет 1200°C.  $\mu$ -фаза образуется по перитектоидной реакции при 1370°C и имеет ромбоэдрическую структуру D<sub>3d</sub>, изотипическую с Fe<sub>7</sub>Mo<sub>5</sub>. По данным [5] область гомогенности определяется концентрациями 39...40% ат. Mo.

Таблица 1  
Свойства антифрикционных металлокерамических материалов на основе железа [2, 3]

Марка материала	$\theta$ , %	$\sigma_y$ , МПа	НВ, МПа	$f$ , (со смазкой)	Параметры (максимальные)		
					$p$ , МПа	$v$ , м/с	$T$ , °C
ЖГр2	15...25	130	500...1300	0,05...0,07	3,5...5,0	5,0	100...180
ЖГр2А2,5	15...20	270	900...1500	0,06...0,10	10,0	3,0	200
ЖГр1Цс4	15...20	200	900...1200	0,03	10,0	4,5	150
ЖГр3М15	15...20	-	1000...1800	0,04...0,10	5,0...8,0	-	250...400
X23Н18КБ	20...25	95	50...96 (HRC)	0,30...0,20 (в воде)	30...50	1,5	600

Примечание: Ж – железо (Fe); Гр – графит (С); А – медь (Cu); Цс – цинка сульфид (ZnS); М – молибден (Mo); X – хром (Cr); Н – никель (Ni); К – сера (S); Б – бор (B);

Антифрикционные порошковые сплавы Fe-Mo-S(AM-3), Fe-Mo-Se (AM-4), Fe-Mo-Cu-Se (AM-5) предназначены для средне- и тяжело нагруженных узлов трения. Результаты предварительных испытаний показали, что стабильные антифрикционные характеристики можно получить при содержаниях компонентов (3...5%)Mo, (1,0...1,25)%S, (1,5...3,5)%Cu, (0,5...2,5)%Se.

В табл. 2 приведены некоторые свойства ферромолибденовых сплавов, содержащих селен [4]. Отличительной особенностью сплавов является то, что в них реализованы оба механизма упрочнения: растворный Fe[Mo],

Fe[Cu] и интерметаллидный (FeMo, Fe<sub>2</sub>Mo). В этой связи надобность в углероде отпадает (речь идет об углеродном упрочнении, хотя для материалов, работающих в тяжелых условиях нагружения, применение углерода, например в пределах 0,4 ... 0,8 %, не исключается, т.е. сплавы <Fe-C-Mo-S>, <Fe-C-Mo-Se>).

Легирование медью не только повышает теплопроводность и ударную вязкость, но и значительно снижает износ пар трения. Как видно из табл.2, при сравнительно высокой несущей способности сплавов (40 и 50 МПа м/с, т.е. АМ-3 и АМ-4) коэффициент трения  $f = 0,1$ , а при трении со смазкой  $f = 0,003 \dots 0,006$ , что недостаточно для многих антифрикционных материалов [4].

Таблица 2

Антифрикционные и механические свойства сплавов  
(образцы беспористые, т.е.  $\Theta = 0\%$ ; трение - сухое)

Наименование материалов	V = 10 м/с		$\sigma_s$ , МПа	НВ, МПа	КС, кДж/м <sup>2</sup>	$\delta$ , %
	p, МПа	f				
АМ - 3 (Fe-Mo-S)	2,5	0,15	423	1800	400	5,5
АМ - 4 (Fe-Mo-Se)	4,0	0,1	504	2100	800	8,0
АМ - 5 (Fe-Cu-Mo-Se)	5,0	0,1	482	2000	850	8,6

С целью оценки возможности применения разработанных материалов при повышенных температурах (400...600°C), нами проведены испытания на специальной установке МФТ-18, представляющей собой машину торцевого трения с коэффициентом взаимного перекрытия пары трения, равным 1. Образцы изготовлялись в виде втулок с размерами дорожки трения  $\varnothing 28 \times 20$  мм. Контртелом служили втулки из молибдена (сортового проката). Технические характеристики установки следующие: давление среды - 1,013 Па, скорость вращения подвижного образца - 10 ... 6000 об/мин, усилие прижима образцов - 0...3500 Н, удельное давление на образец - 0...11 МПа. Испытания проводили в вакууме  $666,5 \cdot 10^{-5}$  Па при нагрузке 5 МПа и температуре 150 ... 700 °С.

Некоторые результаты этих испытаний приведены в табл. 3, из которой следует, что разработанный материал Fe-Mo-Se и его модификации отличаются достаточно высокими антифрикционными свойствами, в частности, работоспособностью в условиях повышенных температур порядка 500...600°C. Эти материалы следует отнести к

третьему поколению металлокерамических материалов. Напомним, что первое поколение — порошковые материалы со структурной пористостью. Второе поколение — беспористые порошковые материалы. Третье поколение — композиционные материалы (беспористые) с интерметаллидным и дисперсным упрочнением, включая армирование волокнами.

Таблица 3

Результаты испытаний на установке МФТ-1В

Пара трения		Скорость скольжения, $v$ , м/с	Продолжительность испытания $\tau$ , мин	Износ, г	
неподвижный образец	подвижный образец			неподвижный образец	подвижный образец
Fe-Mo-Se	Mo	0,25	5,0	0,37	0,646
Mo	Mo	0,25	5,0	0,01	0,001

Впервые использованы армирующие стальные волокна для упрочнения антифрикционного сплава Fe-Mo-S (AM-3). С целью улучшения теплофизических характеристик, в состав композиций вводили медь <(Fe-Mo-S)-Cu-Fe>. При этом, как известно, механические и антифрикционные свойства несколько возрастают [7].

Таблица 4

Основные свойства армированного сплава <(Fe-Mo-S)-Сталь>

Свойства	Численные значения
Предел прочности на разрыв, $\sigma_b$ , МПа	465... 560
Твердость (HВ), МПа	2300
Ударная вязкость (КСИ), КДж/м <sup>2</sup>	360... 420
Коэффициент трения при смазке (f)	0,006... 0,016
Допустимая нагрузка (Р), МПа	2,5... 3,0

Известно, что втулки поршневой группы, изготовленные из БрОЦ 10-2, работают в крайне тяжелых условиях при знакопеременных нагрузках и под действием высоких температур. Износ втулок и вкладышей нарушает динамический цикл двигателя, а следовательно, приводит к весьма нежелательным последствиям.

Работоспособность армированных втулок <(Fe-Mo-S) - Cu-Fe>, в которых содержание волокон (Fe\*) колеблется в пределах 15...16 об.%, в 1,5...2,5 раза превышает базовые, изготовленные из оловянистой бронзы марки БрОЦ10-2. Это дает возможность использовать разработанный материал с целью изготовления втулок поршней и шатунов двигателей внутреннего сгорания транспортной техники. Замена бронзы на менее дефицитный по стоимости материал, а также в результате применения

передовой технологии (экструзии), сокращающей не только количество операций, но и отходы при механической обработке, дает значительный экономический эффект.

#### ЛИТЕРАТУРА

1. Порошковая металлургия на пороге 3000-летия / Под ред. Н.В. Манукяна. - Ереван, Тигран Мец, 2000. - 205 с.
2. Федорченко И.М., Пугина Л.И. Композиционные спеченные антифрикционные материалы. Киев: Наукова думка, 1980. 404 с.
3. Анциферов В.Н., Бобров Г.В. и др. Порошковая металлургия и напыленные покрытия. М.: Металлургия, 1987. 792 с.
4. Манукян Н.В. Технология порошковой металлургии. Ереван: Айастан, 1986. 234 с.
5. Kibaschewski O. Iron - Binary Phase Diagrams, New York, 1982.
6. Карапетян Г.Х., Генджян М.А., Журначян М.К., Петросян А.С. Порошковые сплавы антифрикционного назначения на основе меди // Структура и свойства порошковых материалов: Межаузовский сборник научных трудов. - Ереван, 1988. С. 79-82.
7. Петросян А.С. Формирование структуры и свойств армированных металлокерамических материалов при экструзии / Автореф. докт. дисс. - Ереван, ГИУА, 2002. - 32 с.

Государственный инженерный университет Армении

Поступила в редакцию  
23.04.2003