

ПРОБЛЕМЫ И ПЕРСПЕКТИВЫ РАЗВИТИЯ ПРОИЗВОДСТВА И ПРИМЕНЕНИЯ ЛИТЫХ АЛЮМОМАТРИЧНЫХ НАНОКОМПОЗИТОВ

## Прусов Евгений Сергеевич,

кафедра «Технологии функциональных и конструкционных материалов», Владимирский государственный университет им. А.Г. и Н.Г. Столетовых





## СОДЕРЖАНИЕ ЛЕКЦИИ

- Жидкофазные технологии получения алюмоматричных нанокомпозитов
- Процессы структурообразования при кристаллизации металлов и сплавов в присутствии наноразмерных частиц
- Особенности свойств литых алюмоматричных нанокомпозитов
- Перспективы применения алюмоматричных нанокомпозитов в промышленности

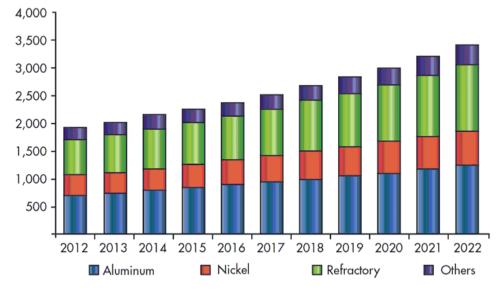




## Тенденции развития металломатричных композиционных материалов

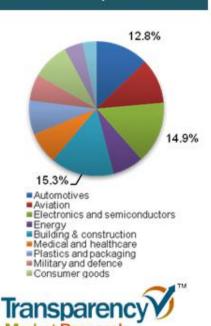


# North America North America Furope Asia Pacific Latin America CAGR of 6.9% (in terms of volume) Source: Transparency Market Research, 2016

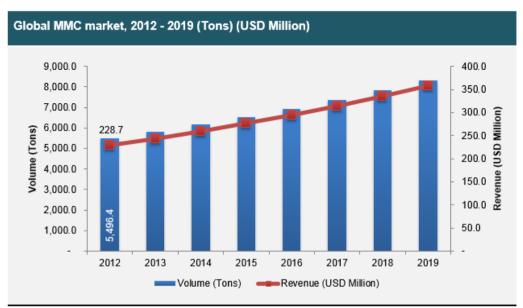


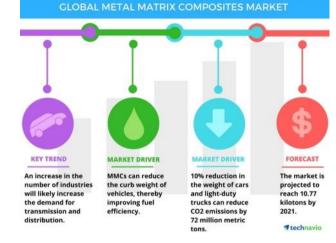
\* Tom Barrett, 2017

#### Global nanocomposites market



In-depth Analysis. Accurate Results

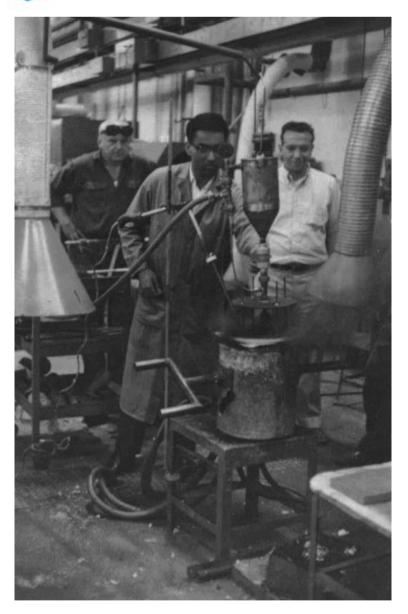




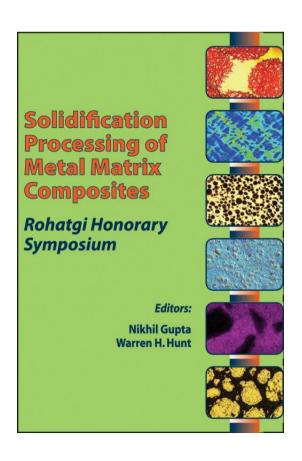
Source: ncn, USDOD, USCAR, Composites World, Composites UK, Primary Interviews, Transparency Market Research



## Из истории разработки металломатричных композиционных материалов







Первые работы, направленные на получение литых металломатричных композитов, начались в середине 60-х гг. ХХ в. и были выполнены проф. П. Рохатжи (Pradeep K. Rohatgi) в г. Сафферне (США)



## Из истории разработки металломатричных композиционных материалов



- **д.т.н., проф. Гаврилин Игорь Васильевич** (заведующий кафедрой «Машины и технология литейного производства» Владимирского политехнического института с 1974 по 1986 гг.)
- С 1973 года во ВлГУ организованы работы по разработке технологии получения литых композиционных материалов.
- ▶ По этому научному направлению под руководством Гаврилина И.В. защитили кандидатские диссертации выпускники кафедры и впоследствии ее преподаватели Каллиопин И.К., Леонтьев Ю.А., Рябцева Л.А. Панфилов А.В., Корогодов Ю.Д., Шаршин В.Н., Баландин В.М., Бакрин Ю.Н.

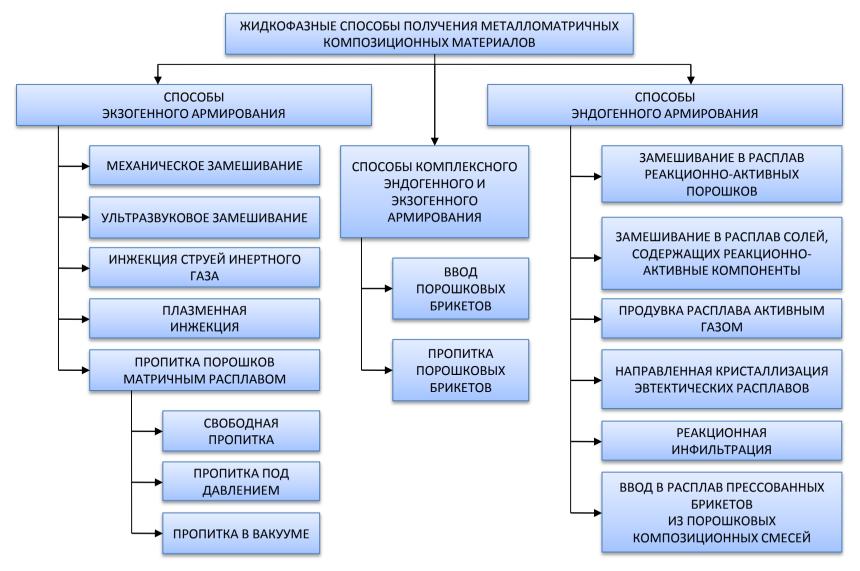








## Классификация способов получения металломатричных композитов

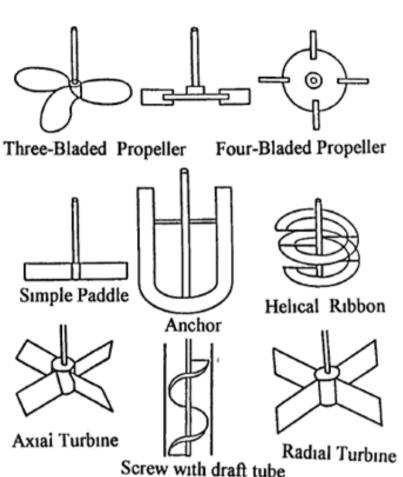


Source: Prusov E.S. Modern Methods of Metal Matrix Composite Alloys Production and New Approaches to Realization of Reinforcing Scheme // Machines, Technologies, Materials. 2014. Iss.1. P. 11-13

\* S. Ray, 1996







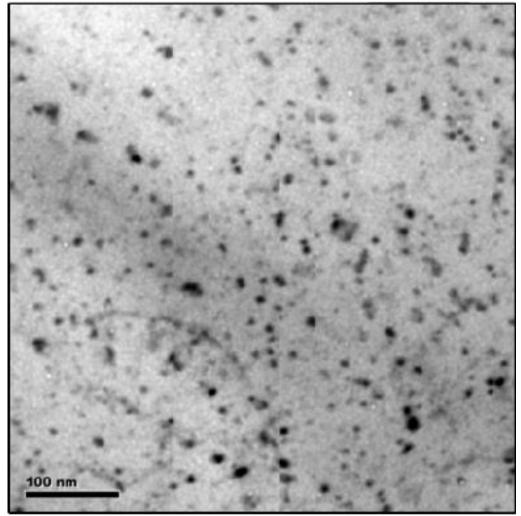






A7075 - 1.5 wt% Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> (20 nm)

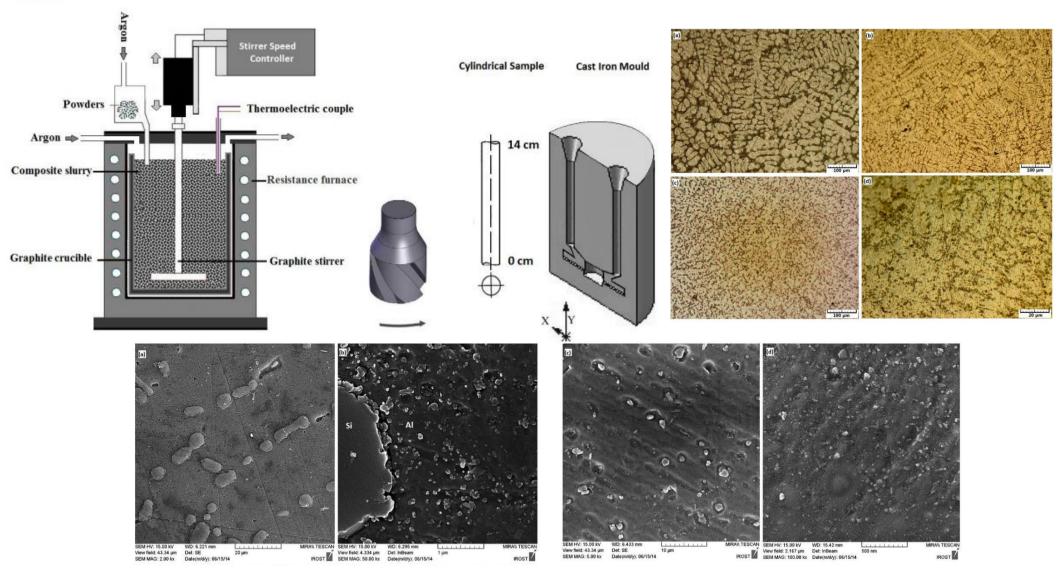




Source: L. Saravanan, T. Senthilvelan. Investigations on the hot workability characteristics and deformation mechanisms of aluminum alloy - Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> nanocomposite // Materials & Design, 2015, Vol. 79, pp. 6-14, doi: 10.1016/j.matdes.2015.04.024



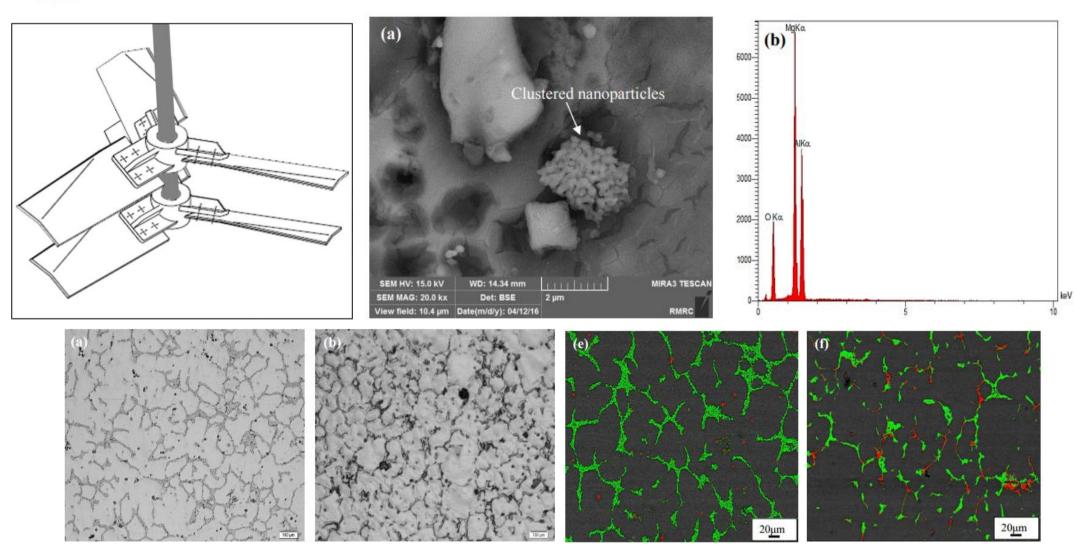
## Механическое замешивание нанопорошков в алюминиевый расплав



Source: M.K. Akbari et al. Tensile and fracture behavior of nano/micro TiB2 particle reinforced casting A356 aluminum alloy composites // Materials & Design, 2015, Vol. 66, pp. 150-161, doi: 10.1016/j.matdes.2014.10.048



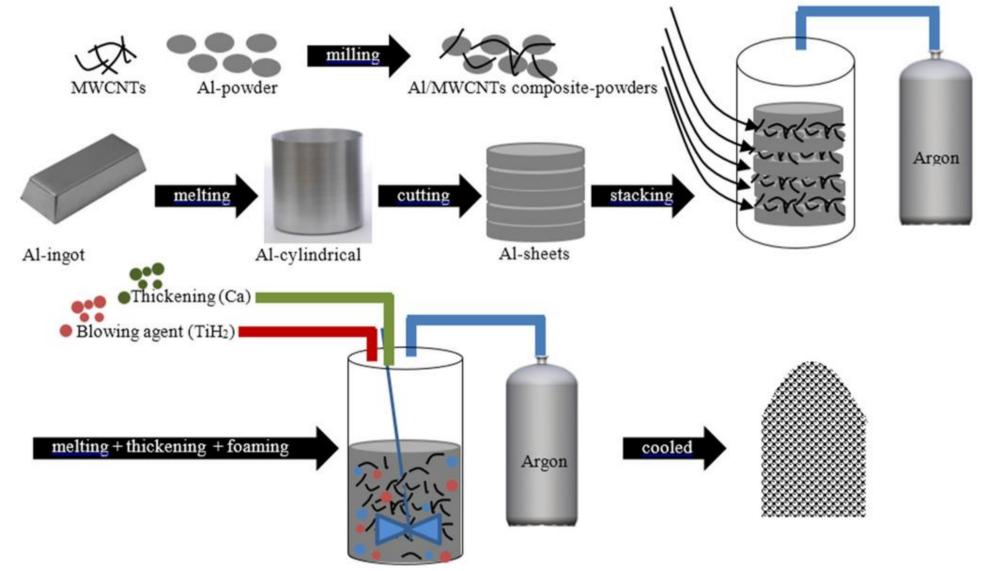




Source: M. Torabi Parizi et al. Optimizing and investigating influence of manufacturing techniques on the microstructure and mechanical properties of AZ80-0.5Ca-1.5Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub> nanocomposite // Materials Chemistry and Physics, 2017, Vol. 199, pp. 485-496, doi: 10.1016/j.matchemphys.2017.07.035



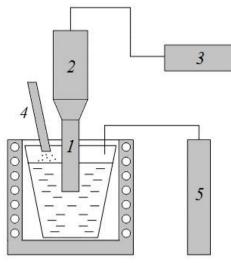
## Литые алюмопенокомпозиты с углеродными нанотрубками



Source: Z. Zhang et al. Fabrication and characterization of closed-cell aluminum foams with different contents of multi-walled carbon nanotubes // Materials & Design, 2015, Vol. 88, pp. 359–365

# Применение ультразвука при вводе наночастиц в алюминиевые расплавы





## Схема типовой установки для ультразвуковой обработки композиционного расплава:

1 - излучающий волновод, 2 - магнитострикционный преобразователь,

3 - генератор ультразвуковых колебаний,

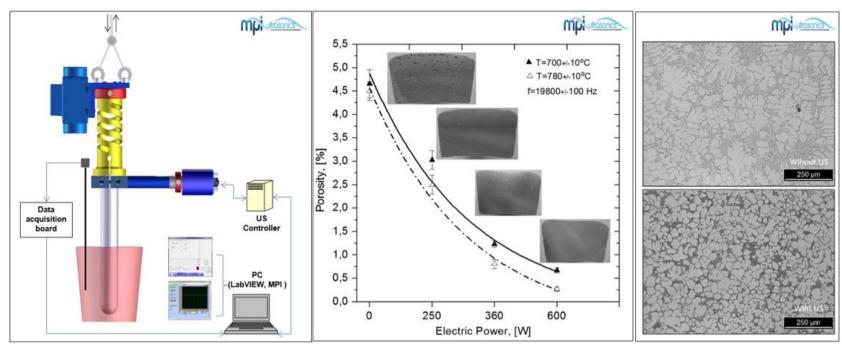
4 - подача наночастиц,

5 - баллон с инертным газом



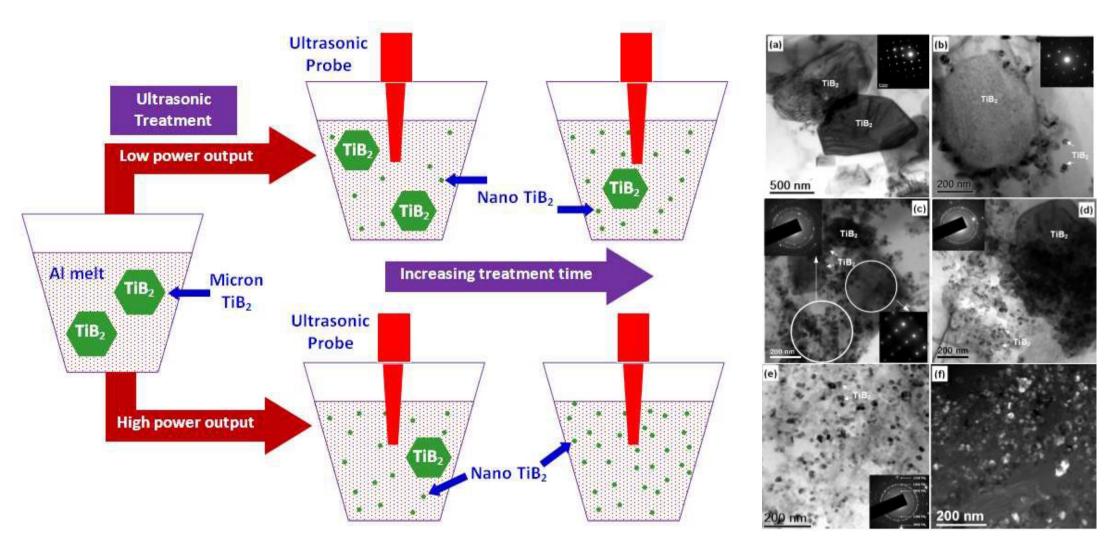






# Влияние ультразвуковой обработки композиционных расплавов на дисперсность эндогенных армирующих фаз

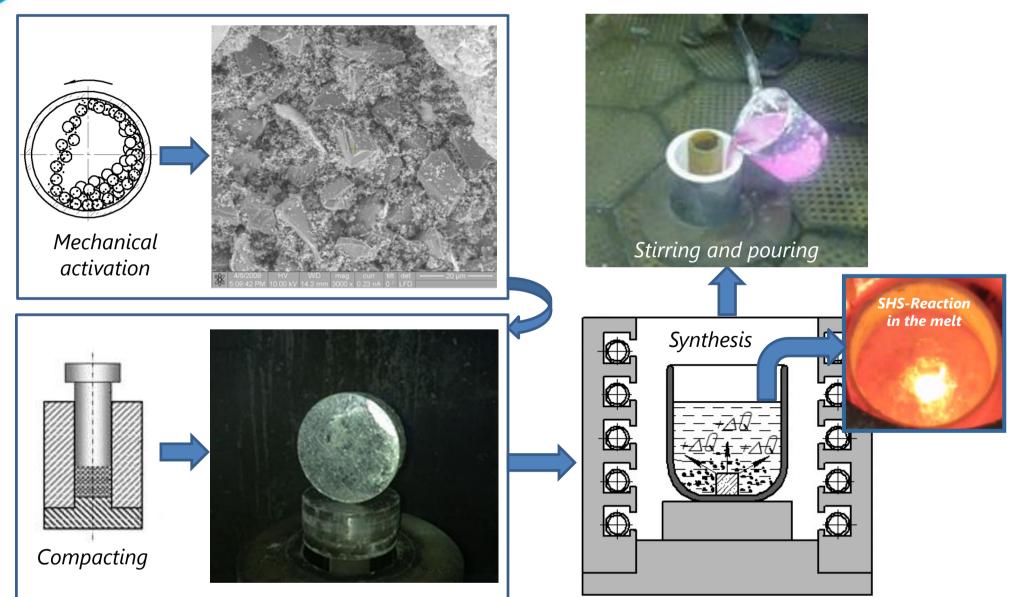




Source: J. Nampoothiri et al. Post in-situ reaction ultrasonic treatment for generation of Al-4.4Cu/TiB<sub>2</sub> nanocomposite: A route to enhance the strength of metal matrix nanocomposites // Journal of Alloys and Compounds, 2017, Vol. 683, pp. 370-378

# Жидкофазный реакционный синтез алюмоматричных нанокомпозитов

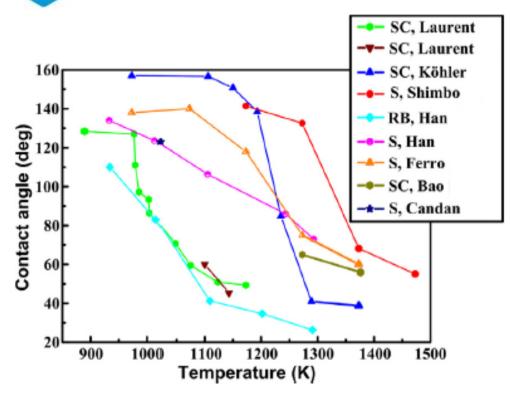


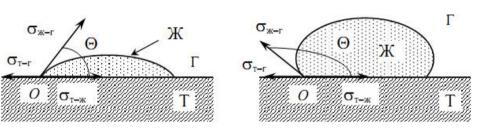


Source: Prusov E.S., Panfilov A.A., Kechin V.A. Synthesis and Characterization of Cast Aluminum Matrix Nanocomposites, METAL 2017, Brno, Czech Republic



# Физико-химические основы технологии алюмоматричных композитов: смачивание карбида кремния алюминиевыми расплавами



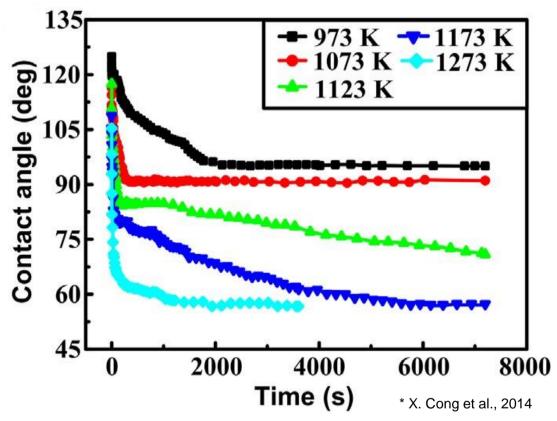


W <sub>a</sub>	$=\sigma_{y}$	$\kappa(1 +$	cosθ)
'a	— v	K ( + '	<b>c</b> 030)

#### Классификация металлов по характеру взаимодействия с SiC

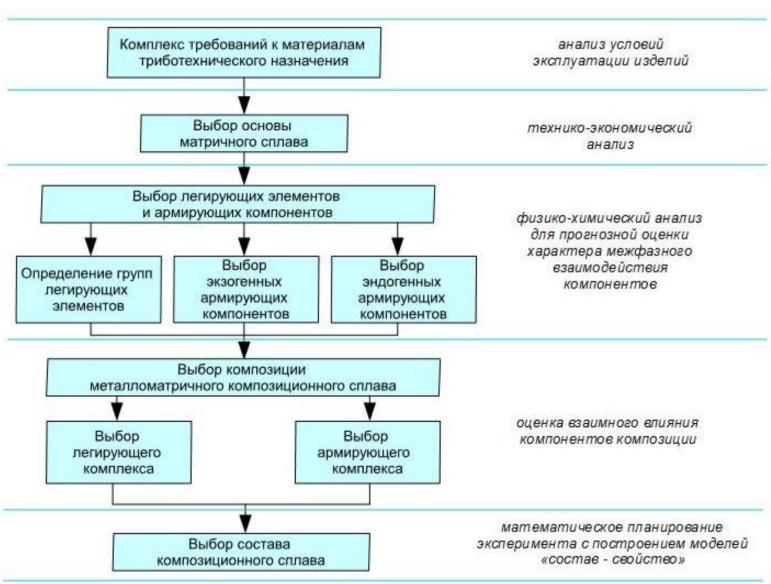
Тип	Схема взаимодействия	Металл
1	Отсутствие взаимодействия	Au, Ag, Sn, Pb, Ge
2	$Me + SiC \rightarrow Me_xSi_y + C$	Ni, Fe, Cu, Co
3	$Me + SiC \rightarrow Si + Me_xC_y$	Al, V, Nb
4	$Me + SiC \rightarrow Me_xSi_v + Me_xC_v$	Zr, Hf, Cr, Ta, W, Ti, Mo

\* G.W. Liu, 2010; S.J. Li, 2004; B.H. Rabin, 1991



# Физико-химические основы технологии алюмоматричных композитов: методология синтеза композиционных сплавов





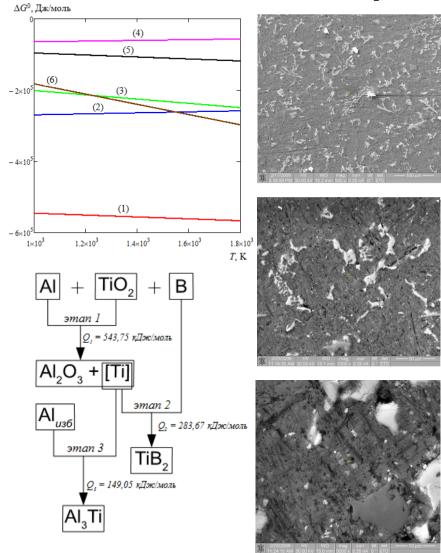
Source: Prusov E.S., Kechin V.A. Methodological Aspects of Metal Matrix Composites Design for Tribological Purposes // Journal of Heilongjiang University of Science and Technology. 2016. Vol. 26(5). P. 564-569



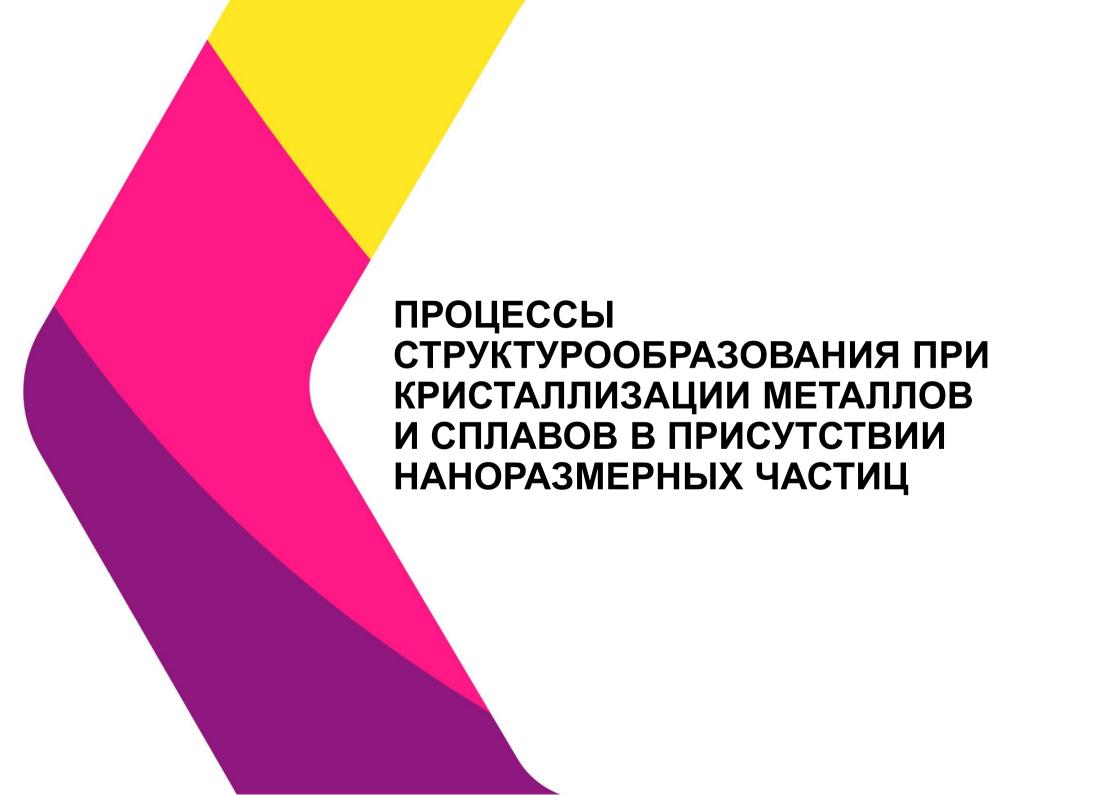
# Физико-химические основы технологии алюмоматричных композитов: термодинамический подход к выбору компонентов системы

#### Cucmeма Al-TiO<sub>2</sub>-B-Ti-SiC

				$\Delta G^0$ , Дж/моль
Nº	Реакция	$\Delta {\it G}^{0}_{  au}$ , Дж/моль	lg K	0 (4)
п/п	. 5	_	-6	(5)
1	$3\text{TiO}_2 + 4\text{Al} \rightarrow 3\text{Ti} + 2\text{Al}_2\text{O}_3$	$-520071,2-26,409 \cdot T$	113676,77/T + 5,772	-2×10 <sup>3</sup> (6)
2	$Ti + 2B \rightarrow TiB_2$	$-284679,36+14,122 \cdot T$	62224,997/T - 3,0868	(2)
3	$Ti + 3AI \rightarrow TiAl_3$	$-142256 - 60,003 \cdot T$	31094,208/ <i>T</i> +13,115	- 4×10 <sup>5</sup> -
4	$Ti + AI \rightarrow TiAI$	$-75312 + 9{,}7608 \cdot T$	16461,639/ <i>T</i> – 2,134	(1)
5	$AI + 2B \rightarrow AIB_2$	$-69119,68-27,869 \cdot T$	15108,127/T + 6,092	-6×10 <sup>3</sup> 1.2×10 <sup>3</sup> 1.4×10 <sup>3</sup>
6	$3\text{TiO}_2 + 4\text{B} \rightarrow 2\text{B}_2\text{O}_3 + 3\text{Ti}$	$269031,2-29,103 \cdot T$	-58804,63/T+6,361	$\boxed{AI} + \boxed{TiO_2}$
7	$4AI + 3SiC \rightarrow AI_4C_3 + 3Si$	$-39748 - 143,725 \cdot T$	8688,087/ <i>T</i> + 31,415	этап 1 Q <sub>1</sub> = 543,75 кДж
8	$Ti + SiC \rightarrow TiC + Si$	$-138490,4+2,802 \cdot T$	30271,126/ <i>T</i> – 0,613	<b>V</b> Al <sub>2</sub> O <sub>3</sub> + [Ti]
9	$Ti + 2SiC \rightarrow TiSi_2 + 2C$	$-31380 + 53,209 \cdot T$	6859,016/ <i>T</i> –11,630	Al <sub>u36</sub>
10	$4B + SiC \rightarrow B_4C + Si$	$10041,6+5,729 \cdot T$	-2194,885/ <i>T</i> -1,252	этап 3 Тi
11	$TiO_2 + SiC \rightarrow SiO_2 + TiC$	$-74475,2-8,1609 \cdot T$	16278,732/T +1,784	Q <sub>s</sub> = 149,05 кДз
12	$Ti + 2Si \rightarrow TiSi_2$	$-135143,2+66,793 \cdot T$	29539,497/T -14,599	$Al_3Ti$



Source: Prusov E.S., Panfilov A.A., Kechin V.A. Role of Powder Precursors in Production of Composite Alloys Using Liquid-Phase Methods // Russian Journal of Non-Ferrous Metals. 2017. Vol. 58, No. 3. pp. 308-316





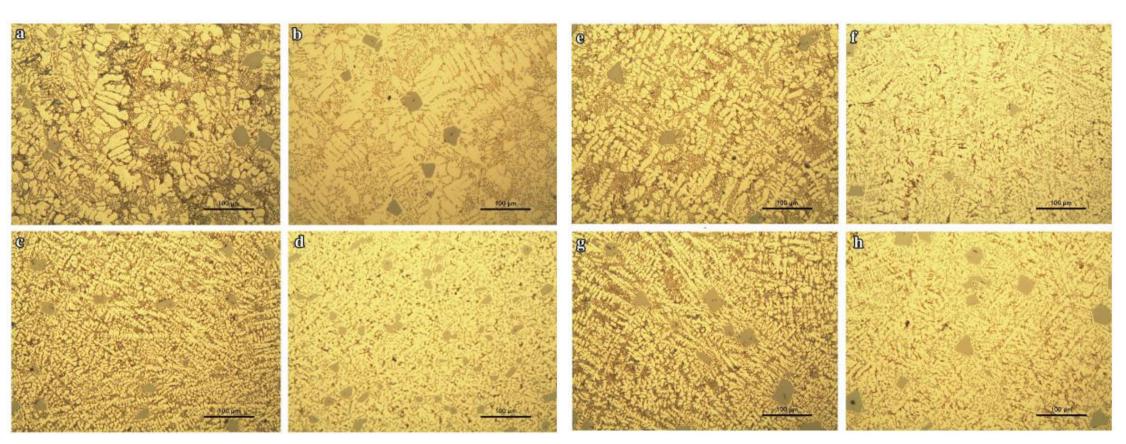


Figure 6. Microstructure of AlSi12Cu2MgNi alloy: (a, c, e, g) in as-cast stay and (b, d, f, h) after heat treatment. (a, b) Samples without NP; (c, d) samples with 0.1 % ND + Ag; (e, f) samples with 0.1 % SiC + Cu; and (g, h) samples with 0.1 % SiC + Cu + 0.03 % AlN + Al.

Source: R. Lazarova et al. Influence of nanoparticles introducing in the melt of aluminum alloys on castings microstructure and properties // International Journal of Metalcasting (2016) 10: 466. doi: 10.1007/s40962-016-0033-7



# Влияние экзогенных наночастиц на структуру литейных алюминиевых сплавов

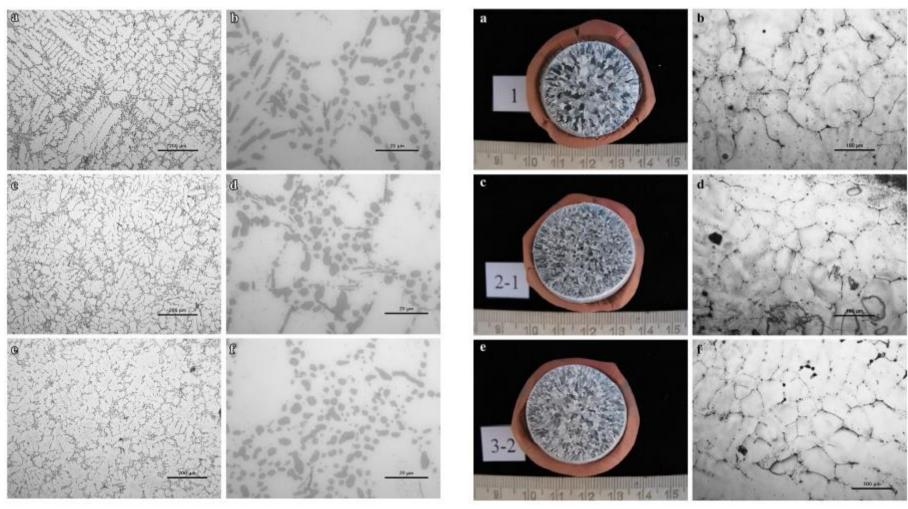


Figure 4. Microstructures of castings type "Boat" of AlSi7Mg after HT: (a, b) casting 1 without NP; (c, d) casting 2 refined with 0.05 % AlN + Al + Cu; (e, f) casting 3 refined with 0.1 % SiC + Cu; (a, c, e) general view of the microstructure; and (b, d, f) eutectic.

Figure 8. Macro- and microstructures of AlZn4 castings designed for protectors: (a) casting 1 without NP; (b) casting 2.1 refined with 0.05 % AlN + Al (USD); and (c) casting 3.2 refined with 0.1 % ND + Ag.

Source: R. Lazarova et al. Influence of nanoparticles introducing in the melt of aluminum alloys on castings microstructure and properties // International Journal of Metalcasting (2016) 10: 466. doi: 10.1007/s40962-016-0033-7



# **Механизм воздействия экзогенных наночастиц** на структуру алюмоматричных нанокомпозитов

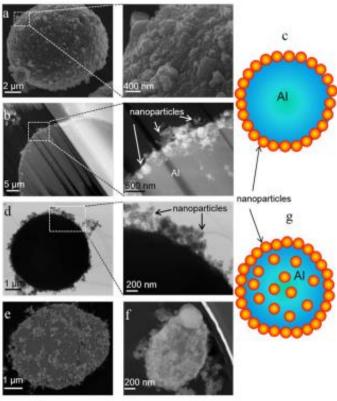


Figure 1 Nanocomposite superstructures produced with x < 1:

(a) Representative SEM images of samples with x = 0.05: the nanoparticles coated Al particle; (b) S/TEM images of the cross section of nanocomposite superstructures with x = 0.05. Most of the nanoparticles were on the surface and only a few inside the Al matrix; (c) Schematic of a Al-core/nanoparticle-shell superstructure; (d) TEM images of samples with x = 0.25: nanoparticles covered Al surface; (e) SEM image of the cross sections of samples with x = 0.25: nanoparticles covered Al sphere surface and distributed inside; (f) a S/TEM image of the cross-section of samples with x = 1: similar structure as x = 0.25, but higher concentration of nanoparticles inside the matrix; (g) schematic of a nanocomposite-core/nanoparticle-shell superstructure.

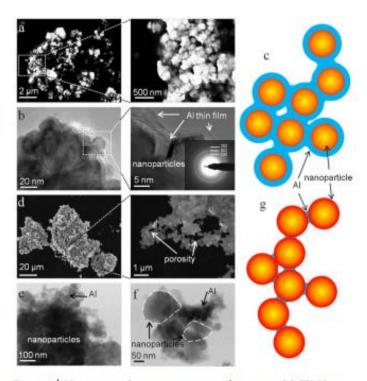
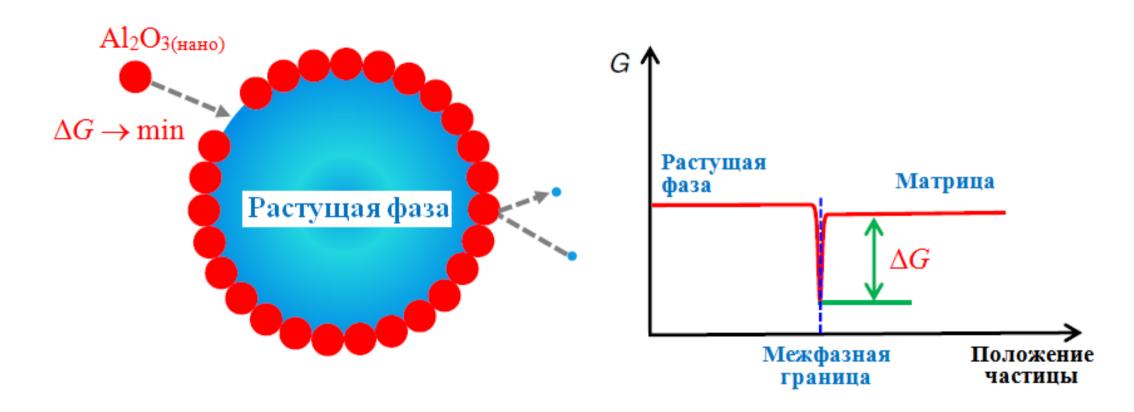


Figure 2 | Nanocomposites superstructures when x > 1: (a) SEM images of networks of a metal-linked core/shell nanostructure with x = 1.5; (b) TEM images of networks of a metal-linked core/shell nanostructure with x = 1.5, nanoparticles are covered and linked by Al thin film (Diffraction pattern of thin film was identified as AlOOH since Al thin film was exposed to the air. And AlOOH is parallel to (010) plane, only reflections from h0l planes were recognized.); (c) schematic of networks of metal-linked core/shell nanostructures; (d) SEM images of networks of metal-linked nanoparticles with x = 10; (e) and (f) TEM images of the Al meniscus between nanoparticles for x = 20 sample (nanoparticle outline marked by dash line in f, EDX (Energy Dispersive X-Ray Analysis) of powders in f are in Figure S5 in the Supplementary Information); (g) schematic of networks of metal-linked nanoparticles.

Source: Xu, J.Q., Chen, L.Y., Choi, H., Konish, H. & Li, X.C. Assembly of metals and nanoparticles into novel nanocomposite superstructures.

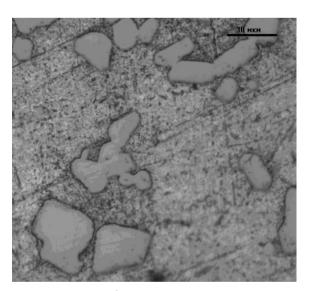
Sci. Rep. 3, 1730; DOI:10.1038/srep01730 (2013)



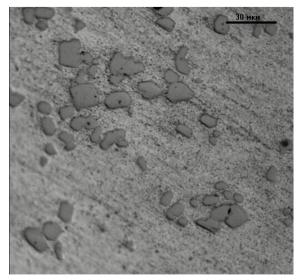


# Влияние экзогенных алюмооксидных наночастиц на структуру алюмоматричных композитов системы Al-Ti

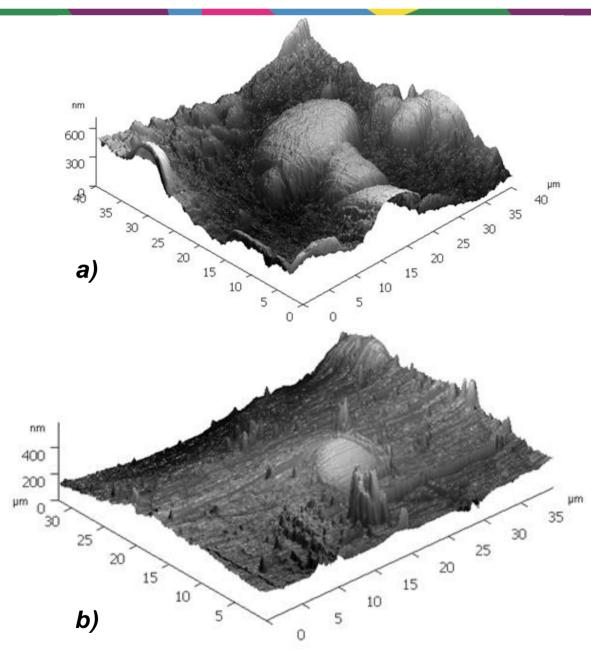




a) A99 + 3%Ti



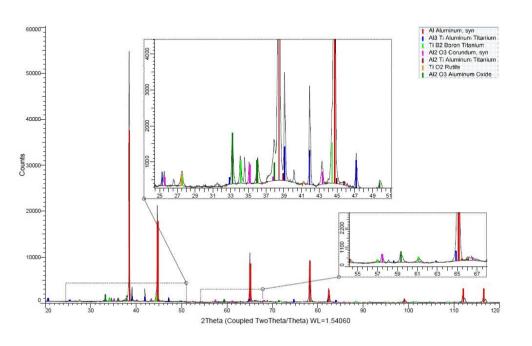
**b)** A99 + 3% Ti + 0,1% Al2O3 (15 nm)

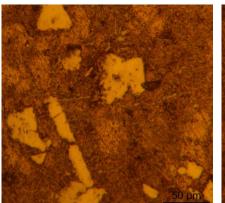


Source: Prusov E.S., Panfilov A.A., Kechin V.A. Synthesis and Characterization of Cast Aluminum Matrix Nanocomposites, METAL 2017, Brno, Czech Republic

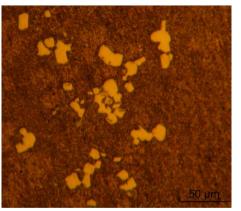


# Влияние экзогенных алюмооксидных наночастиц на структуру алюмоматричных композитов системы Al-Ti-B









Al-5Ti-1B-0.25Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>

Dhasa	Swace grave	Lattice parameters					
Phase	Space group	Туре	a, nm	c, nm			
Al-5Ti-1B (initial system)							
α-Al	Fm-3m	cub.	0,4049	-			
Al <sub>3</sub> Ti	l4/mmm	tetr.	0,3854	0,8584			
TiB <sub>2</sub>	P6/mmm	hex.	0,3030	0,3229			
Al-5Ti-1B-0.25Al <sub>2</sub> O <sub>3(nano)</sub>							
α-Al	Fm-3m	cub.	0,4049	-			
Al <sub>3</sub> Ti	l4/mmm	tetr.	0,3854	0,8584			
TiB <sub>2</sub>	P6/mmm	hex.	0,3030	0,3229			
$\alpha$ -Al <sub>2</sub> O <sub>3</sub>	R-3c	rhomb.	0,4759	1,2993			
H-Al <sub>2</sub> O <sub>3</sub>	P63/mmc	hex.	0,3112	0,4988			
TiO <sub>2</sub>	TiO <sub>2</sub> P42/mnm		0,4594	0,2958			

Source: Prusov E.S., Panfilov A.A., Kechin V.A. Synthesis and Characterization of Cast Aluminum Matrix Nanocomposites, METAL 2017, Brno, Czech Republic





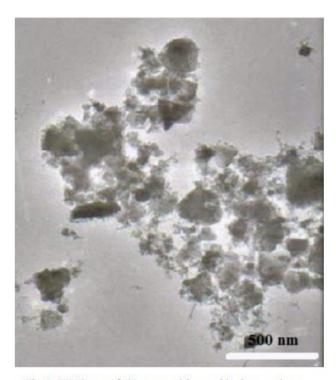


Fig. 1. TEM image of SiC nanoparticles used in the experiments.

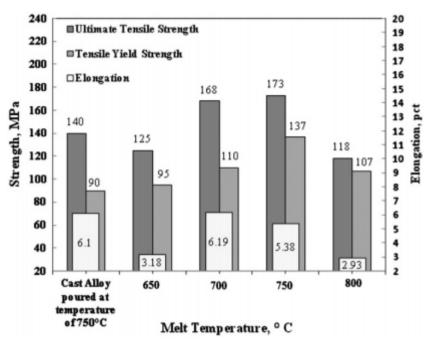


Fig. 3. Effect of stirring temperature on tensile properties of cast nanocomposites (these nanocomposites fabricated at stirring rate of 700 rpm and usage of master powder type A).

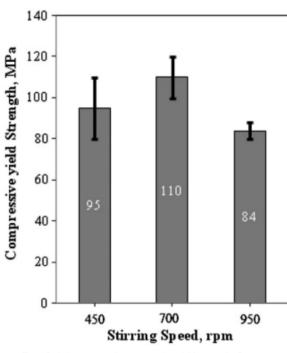
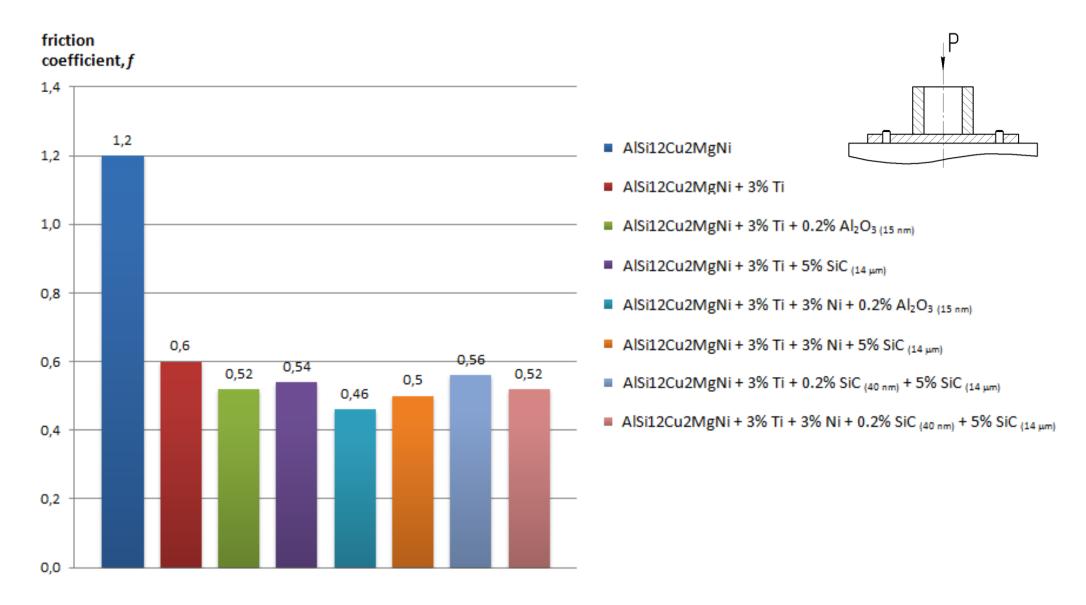


Fig. 4. Effect of stirring rate on the compressive yield strength of cast nanocomposites (these nanocomposites fabricated at stirring temperature of 750 °C and usage of master powder type A).

Material	Average size	Composition (wt%)						
		Al	Si or SiC	Mg	Fe	Cu	w	Na
SiC nanoparticles	25-50 nm	< 0.03	> 98.6	< 0.03	< 0.1	< 0.4	< 0.2	< 0.03
A356 alloy	Ingot	Balance	7.02	0.396	0.182	< 0.15	-	-
Al powder	45 μm	Balance	7.02	0.396	0.182	< 0.15	-	-

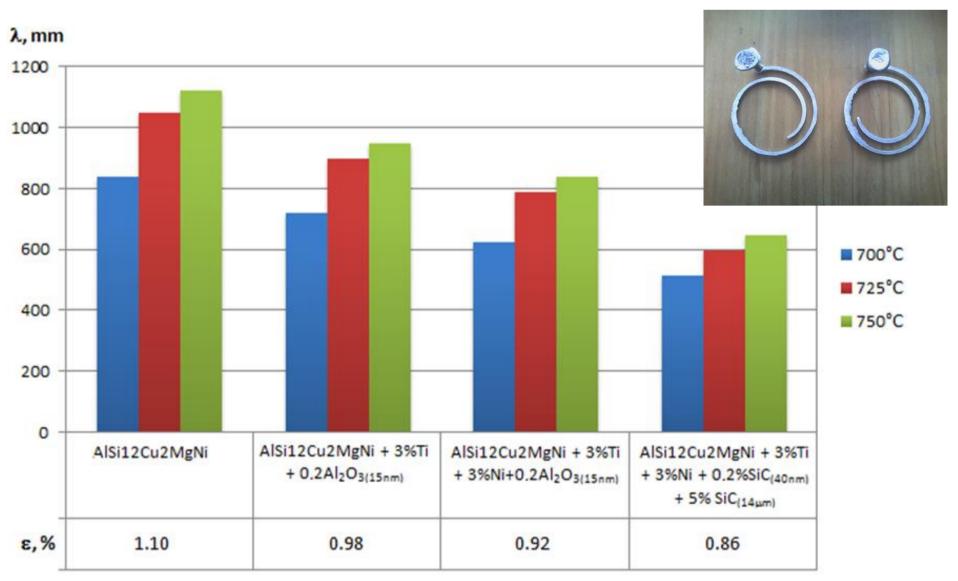
# Сравнительные трибологические испытания алюмоматричных микро- и нанокомпозитов











Source: Panfilov A.A., Prusov E.S., Kechin V.A. Cast Aluminum Matrix Nanocomposites for Functional Applications: Synthesis, Structure and Properties / Nano-, Bio, Information and Cognitive Technologies, Erevan, Armenia, 2015



## Коррозионная стойкость алюмоматричных нанокомпозитов

$$ELF = \frac{1}{1 + \left(\frac{D(\vec{r})}{D_h(\vec{r})}\right)^2} \tag{1}$$

$$D(\vec{r}) = \frac{1}{2} \nabla_{\vec{r}} \nabla_{\vec{r}'} \rho(\vec{r}, \vec{r'})|_{\vec{r} = \vec{r}'} - \frac{1}{8} \frac{|\nabla n(\vec{r})|^2}{n(\vec{r})}$$
(2)

$$D_h(\vec{r}) = \frac{3}{10} (3\pi^2)^{2/3} n(\vec{r})^{5/3}$$
 (3)

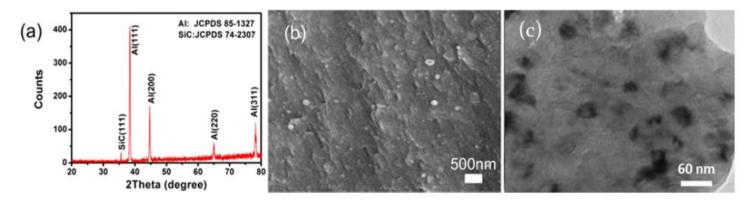


Figure 1. (a) XRD pattern, (b) SEM image, and (c) TEM image of Al-3%SiC nanocomposite.

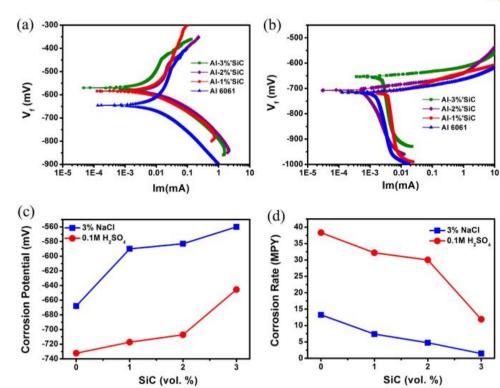
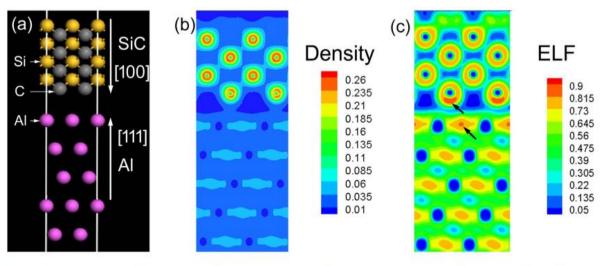


Figure 2. Polarization curves of Al-SiC nanocomposites in (a) 3%NaCl and (b) 0.1M H<sub>2</sub>SO<sub>4</sub>; (c) Corrosion potential versus the volume fraction of SiC nanoparticles in two corrosive solutions, respectively, and (d) Corrosion rate versus the volume fraction of SiC nanoparticles in the two corrosive solutions, respectively.

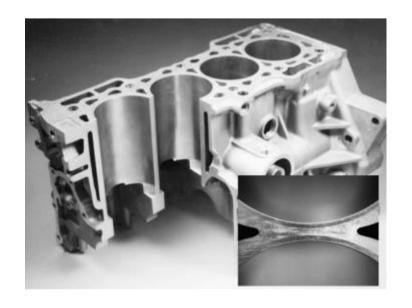


**Figure 4.** The atomic configuration at the Al-SiC interface (the grey atom is C, the yellow atom is Si, and the purple atom is Al), (**b**) the distribution of valence electron density, (**c**) ELF of valence electrons. As pointed by arrows, valence electrons in the interfacial region show higher localization, compared to those apart away from the interface.

Source: Mosleh-Shirazi, S. et al. Interfacial valence electron localization and the corrosion resistance of Al-SiC nanocomposite. Sci. Rep. 5, 18154; doi: 10.1038/srep18154 (2015)









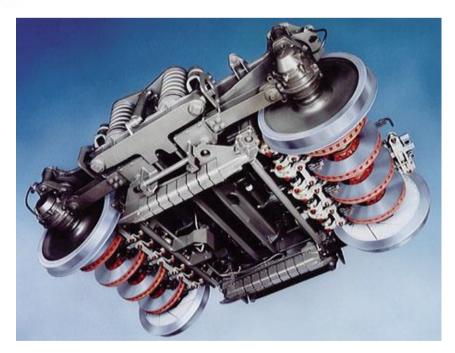




- металлокомпозиционные поршни (Тоуоtа, 1983);
- шатуны (Ferrari, 1995);
- гильзы цилиндров (Honda, 1990; Toyota, 2000; Lotus, 2005);
- безгильзовые блоки цилиндров (Porsche, 1996);
- тормозные диски и барабаны (VW Lupo, Audi A2)











## ICE - brake discs

material: MMC - A359/SiC/20p

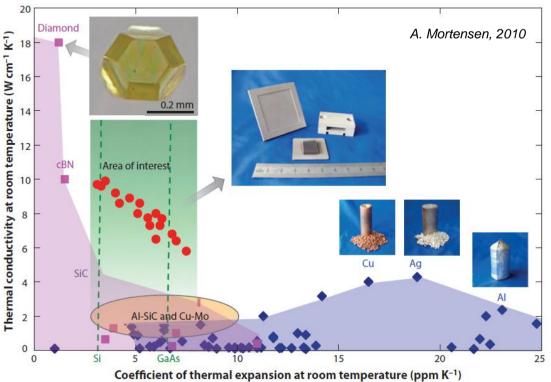
weight of disc: 74 kg (-38% vs cast iron)

total weight saving: 10 tons (192 discs)

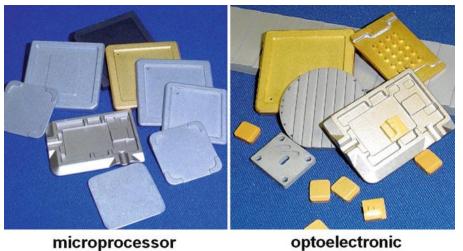
sucessfully tested: over 1 Mio km













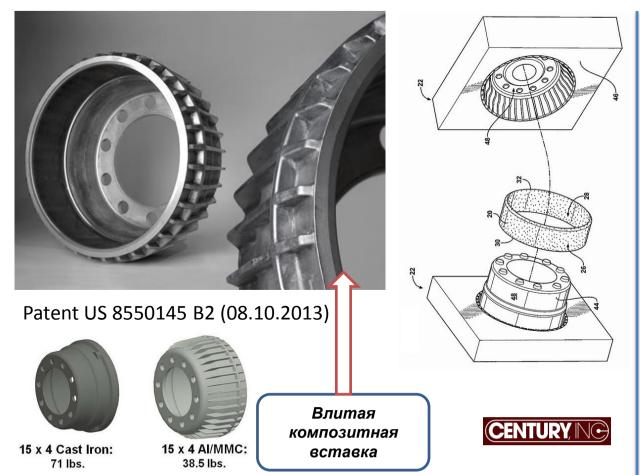


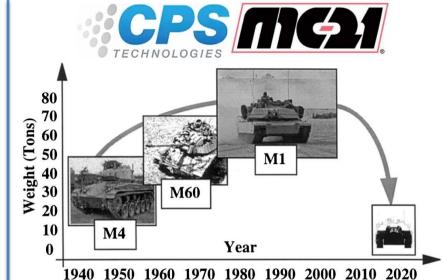


optoelectronic



# Применение алюмоматричных микрои нанокомпозитов в оборонной промышленности











## Подготовка кадров для внедрения алюмоматричных нанокомпозитов



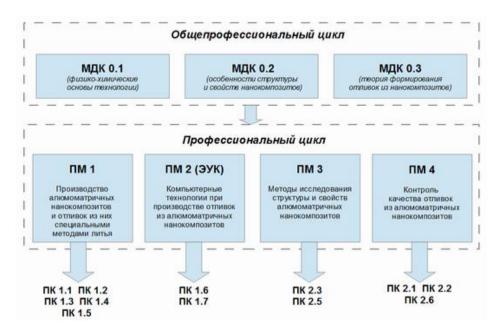
Дополнительная профессиональная образовательная программа профессиональной переподготовки в области разработки, производства и применения литых алюмоматричных нанокомпозитов функционального назначения



**Цель программы:** подготовка слушателей к осуществлению трудовых функций в области литых алюмоматричных нанокомпозитов функционального назначения на основе изучения новейших мировых достижений в сфере материаловедения наноструктурированных композиционных материалов и освоения на практике технологических и аналитических решений, непосредственно связанных с текущими производственными задачами.

Целевая аудитория: разработчики технологических процессов получения алюмоматричных нанокомпозитов жидкофазными методами и производства отливок из них специальными способами литья. включая разработчиков технологической документации по данному профилю; специалисты качества ПО контролю отливок алюмоматричных нанокомпозитов, изучению структуры, определению механических и эксплуатационных свойств.

Отдельные профессиональные модули программы могут быть использованы для автономного применения в рамках краткосрочного повышения квалификации специалистов.













## БЛАГОДАРЮ ЗА ВНИМАНИЕ!

- 117036, г. Москва, проспект 60-летия Октября, 10A,
- **с** Тел.: +7 495 988 53 88
- E-mail: info@edunano.ru
- www.edunano.ru