

ZÁVISLOST MĚRNÉ TEPELNÉ VODIVOSTI VLÁKNITÝCH ZÁROVZDORNÝCH MATERIÁLŮ NA TEPLITĚ A OBJEMOVÉ HMOTNOSTI

JAROSLAV KUTZENDÖRFER

Vysoká škola chemicko-technologická, Katedra technologie silikátů, 166 28 Praha 6,
Suchbátorova 5

Došlo 25. 3. 1983

Na základě představy, že měrná tepelná vodivost vláknitých materiálů se skládá ze složky radiační, přestupu tepla kondukcí v plynné fázi a kondukcí v pevné fázi, je odvozen semiempirický vztah pro závislost měrné tepelné vodivosti na teplotě a objemové hmotnosti ve tvaru:

$$\lambda = k_R \cdot T^3 \cdot \frac{1}{\varrho} + \lambda_0 \sqrt{\frac{T}{273} - 1} \left(1 - \frac{\varrho}{\varrho_0} \right) + \frac{\lambda_s}{m} \frac{\varrho}{\varrho_0},$$

kde λ je měrná tepelná vodivost materiálu, λ_s hustota pevné fáze, λ_0 vzduchu
pri 546 K,
 T — absolutní teplota,
 ϱ — objemová hmotnost,
 ϱ_0 — hustota pevné fáze,
 k_R, m — konstanty.

Platnost vztahu je ověřena pro publikovaná data v rozsahu objemových hmotnosti
48—384 kg m⁻³ a teplot 315—1095 °C.

ÚVOD

Vláknité tepelně izolační materiály patří k progresívním materiálům, jejichž význam stále roste. Kromě tepelné stálosti, z níž rezultuje teplota použití, patří k nejdůležitějším vlastnostem tepelné, zvláště měrná tepelná vodivost. Obecně závisí na teplotě, objemové hmotnosti, tloušťce vláken, radiačních vlastnostech povrchu apod. [1].

S teplotou měrná tepelná vodivost poměrně prudce roste, závislost na objemové hmotnosti při konstantní teplotě prochází minimem [2]. Pro matematické vyjádření závislosti na teplotě se zatím používálo tvaru polynomu, pro závislost na objemové hmotnosti nejčastěji nepřímé úměrnosti [3—6]. Témoto vztahy však lze approximovat pouze oblast nižších objemových hmotností. Nevyplývá z nich např. existence minima v závislosti na objemové hmotnosti apod. Proto je nezbytné pokusit se tyto vztahy zpřesnit.

ODVOZENÍ ZÁVISLOSTI NA TEPLITĚ A OBJEMOVÉ HMOTNOSTI

Lze předpokládat, že přestup tepla ve vláknitých materiálech probíhá paralelně kondukcí a konvekcí v plynné, kondukcí v pevné fázi a radiací. Lze tedy napsat, že

$$\lambda = \lambda_R + \lambda_G + \lambda_s, \quad (1)$$

kde λ je měrná vodivost materiálu,

λ_R — složka radiační,

λ_G — složka tvořená přestupem tepla plynnou fází,

λ_s — složka tvořená přestupem tepla pevnou fází.

Pro odvození semiempirického vztahu se vychází z představy, že přestup tepla se děje nezávisle plynoucí fází, pevnou fází a radiací, přičemž vlákna fungují jako překážky pro přestup tepla radiací.

a) Pro radiační složku měrné tepelné vodivosti vyplývá ze Stefanova–Boltzmannova vztahu:

$$\lambda_R = k_1 \sigma T^n, \quad (2)$$

kde T je absolutní teplota,

σ — radiační konstanta,

k_1 — konstanta související se stíněním vlákny,

n — konstanta exponentu,

k_1 musí být nepřímo úměrná vyplnění prostoru vlákny, tj. poměru

$$\varrho/\varrho_0, \quad \text{tedy } k_1 = k \frac{\varrho_0}{\varrho},$$

kde ϱ — je objemová hmotnost,

ϱ_0 — hustota,

n — bývá pro radiaci nejčastěji roven 3 [7],

tj.

$$\lambda_R = k \cdot \sigma \cdot \frac{\varrho_0}{\varrho} \cdot T^3 = \frac{k_R}{\varrho} T^3, \quad (3)$$

kde $k\sigma\varrho_0 = k_R$ [W kg m⁻⁴ K⁻⁴].

b) Přestup tepla plynoucí fází

Mohou se zde uplatnit dva mechanismy, a to vedením v plynné fázi a prouděním plynnej fáze. Pomocí bezrozměrných kritérií lze prokázat, že konvekce se projeví až při větších souvislých tloušťkách než jsou 2 mm vzduchové vrstvy. Protože vzdálenosti mezi vlákny jsou mnohem menší, lze předpokládat, že konvektivní přestup tepla lze zanedbat. Uvažuje se tedy pouze kondukce. Její závislost na teplotě lze vyjádřit z tabulovaných hodnot pro vzduch výrazem [8]:

$$\lambda_{GV} = 3,688 \cdot 10^{-2} \cdot \sqrt{\frac{T}{T_0} - 1} + 5,155 \cdot 10^{-3}, \quad (4)$$

kde $T_0 = 273$.

Pro teploty nad 100 °C je první člen 4× větší než druhý a s rostoucí teplotou roste. Je tedy možno pro teploty nad 100 °C aditivní člen v prvném přiblížení zanedbat.

Podíl vodivosti λ_G je úměrný faktoru $\left(1 - \frac{\varrho}{\varrho_0}\right)$, který vyjadřuje podíl plynnej fáze v materiálu. Je tedy:

$$\lambda_G = \left(1 - \frac{\varrho}{\varrho_0}\right) \cdot \lambda_0 \cdot \sqrt{\frac{T}{T_0} - 1}, \quad (5)$$

kde $\lambda_0 = 3,688 \cdot 10^{-2}$ [W m⁻¹ K⁻¹].

c) Pro příspěvek pevné fáze lze použít vyjádření:

$$\lambda_S = \frac{\lambda'_S(T)}{m} \cdot \frac{\varrho}{\varrho_0} = \frac{\lambda'_S}{m} \cdot \frac{\varrho}{\varrho_0}, \quad (6)$$

λ_S vyjadřuje příspěvek vodivosti pevné fáze. $\lambda'_S(T)$ je vodivost hutné pevné fáze, popř. její závislost na teplotě. V prvném přiblížení je možno ji považovat za teplotně

Závislost měrné tepelné vodivosti vláknitých žárovzdorných materiálů na teplotě a objemové hmotnosti

nezávislou. λ_s bude úměrná podílu pevné fáze v jednotce objemu, tj. ϱ/ϱ_0 . Vlákna jsou však rozložena všemi směry a zakřivena, což snižuje jejich podíl na tepelné vodivosti. Tento fakt je pak vyjádřen faktorem m . Shrnutím uvedených třech podílů a dosazením do rovnice (1) se dostane vztah:

$$\lambda = k_R \cdot T^n \cdot \frac{1}{\varrho} + \lambda_0 \sqrt{\frac{T}{T_0} - 1} \left(1 - \frac{\varrho}{\varrho_0}\right) + \frac{\lambda'_s(T)}{m} \cdot \frac{\varrho}{\varrho_0}. \quad (7)$$

Po dosazení konkrétních hodnot pro vzduch a zavedení určitých zjednodušení lze psát:

$$\lambda = k_R \cdot T^3 \cdot \frac{1}{\varrho} + 3,688 \cdot 10^{-2} \sqrt{\frac{T}{273} - 1} \left(1 - \frac{\varrho}{\varrho_0}\right) + \frac{\lambda'_s}{m} \cdot \frac{\varrho}{\varrho_0}. \quad (8)$$

Vztah (8) je vlastně funkcí teploty T a objemové hmotnosti vláken ϱ . Hustotu vláken ϱ_0 lze stanovit experimentálně, měrnou tepelnou vodivost hutné pevné fáze λ'_s lze pro jednotlivé druhy nalézt v tabulkách nebo extrapolovat ze změrených známých materiálů. Pak ve vztahu (8) se dále vyskytuji dvě konstanty k_R a m , které bude zřejmě nutno stanovit z experimentálních dat. Konstanta k_R bude hlavně charakterizovat radiační vlastnosti materiálu, tloušťku vláken, jejich uspořádání apod. Konstanta m bude záviset především na uspořádání a orientaci vláken vůči tepelnému toku, jejich prohnutí a zkroucení.

Lze očekávat, že vztah (8) by mohl platit obecně pro vláknité materiály, pochopitelně s určitou přesností. Pro odlišné chemické složení bude nezbytné vždy určit hodnoty materiálových konstant λ'_s a ϱ . Obecně se budou měnit konstanty k_R a m . Tyto konstanty se však mohou měnit i v rámci téhož chemického složení vláken. Budou záviset na druhu výrobku, který je z vláken připraven. V něm může být různé uspořádání a orientace vláken. Bude tedy záležet, zda jde o volné vlákno, rohož, plst, desku apod.

OVĚŘENÍ ODVOZENÉHO VZTAHU

Pro výpočet konstant a verifikaci platnosti vztahu (8) byly použity měrné tepelné vodivosti publikované v prospektech [9] (tab. I) a následující konstanty:

hustota pevné fáze $\varrho_0 = 2600 \text{ kg} \cdot \text{m}^{-3}$

měrná tepelná vodivost pevné fáze $\lambda_s = 2 \text{ W} \cdot \text{m}^{-1} \cdot \text{K}^{-1}$.

Dále byly hledány vhodné hodnoty konstant k_R a m . V celém rozsahu uvedených hodnot nejlépe vyhovovaly hodnoty:

$$k_R = 10^{-8} [\text{W} \cdot \text{kg} \cdot \text{m}^{-4} \cdot \text{K}^{-4}],$$

$$m = 10.$$

Z nich pak byly zpětně vypočteny měrné tepelné vodivosti a relativní odchylky od původních publikovaných dat, viz tab. I. Z tabulky vyplývá, že shoda je velmi dobrá. Odchylky ve více než 95 % případů nepřesahují 10 % rel. Nejvíce se odchyluje hodnota pro nízké teploty a vysoké objemové hmotnosti, která je z praktického hlediska málo důležitá. Na hranici tolerance (10 %) jsou též hodnoty pro vysoké teploty a nízké objemové hmotnosti. I zde lze předpokládat, že nebude tato oblast pro praxi využita.

Tabulka I

Vzájemné porovnání měrné tepelné vodivosti publikované λ_p a vypočtené λ_v pro $k_R = 10^{-8}$, $m = 10$ a $n = 3$.

ϱ , [kg m ⁻³]	48	64	96	128	160	192	288	384	
315 °C	λ_p λ_v odchylka % rel.	0,09 0,0900	0,08 0,0804	0,07 0,0717	0,07 0,0683	0,07 0,0670	0,07 0,0668	0,07 0,0690	0,06 0,0730
425 °C	λ_p λ_v odchylka % rel.	0,13 0,1248	0,11 0,1080	0,10 0,0921	0,09 0,0851	0,08 0,0816	0,08 0,0799	0,08 0,0795	0,08 0,0820
540 °C	λ_p λ_v odchylka % rel.	0,17 0,1716	0,15 0,1445	0,12 0,1183	0,11 0,1061	0,10 0,0995	0,10 0,0956	0,09 0,0915	0,09 0,0921
660 °C	λ_p λ_v odchylka % rel.	0,22 0,2285	0,19 0,1883	0,15 0,1490	0,13 0,1303	0,12 0,1193	0,12 0,1132	0,11 0,1046	0,10 0,1029
780 °C	λ_p λ_v odchylka % rel.	0,29 0,2989	0,24 0,2423	0,19 0,1865	0,16 0,1594	0,15 0,1438	0,14 0,1339	0,13 0,1197	0,12 0,1115
870 °C	λ_p λ_v odchylka % rel.	0,36 0,3846	0,30 0,3076	0,23 0,2314	0,19 0,1940	0,18 0,1723	0,16 0,1583	0,14 0,1371	0,13 0,1289
980 °C	λ_p λ_v odchylka % rel.	0,45 0,4887	0,36 0,3856	0,27 0,2846	0,23 0,2349	0,20 0,2057	0,19 0,1867	0,16 0,1572	0,15 0,1447
1 095 °C	λ_p λ_v odchylka % rel.	0,55 0,6148	0,44 0,4821	0,34 0,3502	0,27 0,2851	0,24 0,2465	0,22 0,2213	0,18 0,1813	0,16 0,1636
		11,8	9,5	6,1	5,6	2,7	0,6	0,7	2,2

ZÁVĚR

Odvozený semiempirický vztah pro závislost měrné tepelné vodivosti na teplotě a objemové hmotnosti žárovzdorných vláken vychází z předpokladu, že měrná tepelná vodivost se skládá ze tří složek, a to: vedení v pevné fázi, vedení v plynné fázi a radiace. Podíl konduktivních složek závisí na množství příslušné fáze v materiálu a na jejím rozložení, u radiační složky tvoří vlákna překážky pro přestup.

Proti předcházejícím vztahům uvedeným v literatuře [3–6] má odvozený vztah

výhodu v tom, že je měrná tepelná vodivost funkcií současně teploty i objemové hmotnosti a umožňuje výpočet optimální objemové hmotnosti, tj. zjištění hodnoty s nejnižší měrnou tepelnou vodivostí.

Porovnání měrné tepelné vodivosti hodnot publikovaných a vypočtených podle rovnice (8) ukázalo velmi dobrou shodu. Více než 95 % hodnot souhlasí s přesností do $\pm 10\%$.

Literatura

- [1] Kutzendörfer J.: Sklář a keramik 32, 5 (1982)
- [2] Schupp M.: Wärme-Gas international 30, 350 (1981).
- [3] Kutzendörfer J. aj.: Stavivo 60, 278 (1982).
- [4] Kac S. M.: *Vysokotemperaturnye teploizolacionnye materialy*. Metalurgija, Moskva 1981.
- [5] Litovskij E. J., Pučkelevič N. A.: *Teplofizičeskije svojstva ogněuporov*. Metalurgija, Moskva 1982.
- [6] Dietrichs P. Krönert W.: Wärme-Gas international 30, 338 (1981).
- [7] Tye B. P.: *Thermal Conductivity*, str. 314. Academic Press, London, New York 1969.
- [8] Ražnjevič K.: *Tepelné tabulky a diagramy*. Alfa, Bratislava 1969.
- [9] Prospekt firmy Didier: *Didier-Hochtemperatur-Isolierung*. Didier-Werke, Wiesbaden 1975.

ЗАВИСИМОСТЬ УДЕЛЬНОЙ ТЕПЛОПРОВОДНОСТИ ВОЛОКНИСТЫХ ОГНЕУПОРНЫХ МАТЕРИАЛОВ ОТ ТЕМПЕРАТУРЫ И ОБЪЕМНОГО ВЕСА

Ярослав Купцандерфер

кафедра технологии силикатов,
Химико-технологический институт, 166 28 Прага

На основании предположения, что удельная теплопроводность волокнистых материалов состоит из радиационного компонента, теплопередачи кондукцией в газовой фазе и кондукцией в твердой фазе, выводится следующее семиэмпирическое выражение для зависимости удельной теплопроводности от температуры и объемного веса:

$$\lambda = k_R \cdot T^3 \cdot \frac{1}{\varrho} + \lambda_0 \sqrt{\frac{T}{273} - 1} \left(1 - \frac{\varrho}{\varrho_0} \right) + \frac{\lambda_s}{m} \cdot \frac{\varrho}{\varrho_0},$$

где λ — удельная теплопроводность материала,
 λ_s — удельная теплопроводность плотной твердой фазы,
 λ_0 — удельная теплопроводность воздуха при температуре 546 К,
 T — абсолютная температура,
 ϱ — объемный вес,
 ϱ_0 — плотность твердой фазы,
 k_R , m — константы.

Константы k_R , m являются эмпирическими константами, зависящими не только от вида материала, но и от его структуры и т. д.

Далее сопоставляли в пределах объемных весов 48—384 кг· m^{-3} и температур 315—1 095 °C расчитанные величины предполагаемых проводимостей, выведенных из отношения, с опубликованными величинами. Было установлено, что выше 95 % совпадает до ± 10 относ. %.

DEPENDENCE OF SPECIFIC THERMAL CONDUCTIVITY OF FIBROUS
REFRACTORY MATERIALS ON TEMPERATURE AND APPARENT
DENSITY

Jaroslav Kutzendörfer

Institute of Chemical Technology, Department of the Technology of Silicates, 166 28 Prague

On the basis of the conception that specific thermal conductivity of fibrous material consists of a radiation component, heat transfer by conduction in gaseous phase and conduction in solid phase, the following semiempirical equation has been derived for the dependence of specific thermal conductivity on temperature and apparent density:

$$\lambda = k_R T^3 \frac{1}{\varrho} + \lambda_0 \sqrt{\frac{T}{273} - 1} \left(1 - \frac{\varrho}{\varrho_0} \right) + \frac{\lambda'_s}{m} \frac{\varrho}{\varrho_0}$$

where λ — the specific thermal conductivity of the material,

λ'_s — the specific thermal conductivity of the dense solid phase,

λ_0 — the specific thermal conductivity of air at 546 K,

T — absolute temperature,

ϱ — apparent density,

ϱ_0 — the density of the solid phase,

k_R , m are constants.

The k_R and m are empirical constants depending not only on the type of the material, but also on its structure, etc.

Within the range of apparent densities from 48 to 384 kg m⁻³ and temperatures from 315 °C to 1095 °C, the values of possible thermal conductivities calculated from the equation derived were compared with published values. More than 95 % of the values showed an agreement within ± 10 % rel.

CALCIUM ALUMINATES. Seminario Internazionale Torino, Italia 1982. Ed.: M. Murat, A. Bachiorrini, B. Guilhot, A. Negro, M. Regourd, M. Soustelle.

Ve dnech 14. až 16. září 1982 se konal v Turinu za předsednictví prof. Negra mezinárodní seminář o kalciatumaluminátech, na němž byly předneseny příspěvky týkající se těchto témat: I. téma: Syntéza, fázové diagramy, struktura a charakterizace:

Na toto téma bylo předneseno celkem pět příspěvků. A. Mathieu (Reaktivita aluminioxidu a získaných kalciatumaluminátů) zdůraznil význam výchozích složek na vznik kalciatumaluminátů a důležitou roli $C_{12}A_7$, který katalyzuje hydratační reakce hlinitanových cementů. F. P. Sorentino a F. P. Glasser (Fázové složení vysokohlinitanových cementů) se zabýval skutečným a vypočteným obsahem fází, které podle jejich postupu ukázalo dobrý souhlas. M. Regourd (Krystalová struktura a charakterizace C_3A — Nové poznatky) studovala strukturu C_3A a jeho tuhých roztoků s Na, Si, Fe na monokrystalech. U tuhých roztoků $Ca_{9-x}Na_xAl_6O_{18}$ zjistila čtyři krystalové formy ($C_{14}A$, $C_{11}A$, O , M), takže v portlandském cementu se může vyskytovat C_3A jako kubický, ortorombický a monoklinický, jejichž stabilita je dána přítomností alkálí. M. Murat (Tepevná stabilita kalciatumaluminhydrátů a příbuzných fází). Jejich charakteristika DTA) uvádí různé výsledky cizí i svoje a rozebírá vliv krystalové struktury, podmínek hydratace a vliv tlaku vodní páry na tepevnou stabilitu. J. Bensted (Infračervená spektrometrie kalciatumaluminiumhydrátů a sulfatoaluminátů vyskytujících se v hydratovaném portlandském cementu) srovnával synteticky připravené produkty s těmi z portlandského cementu a zjistil horší krystaličnost vlivem nečistot u hydratačních produktů v portlandském cementu. B. Guilhot a M. Soustelle (Kinetika hydratace monokalciatumaluminátů) použili pro studiu kinetiky kalorimetrii a konduktometrii. Maximum reakce bylo dosaženo při 17 °C, minimum při 27 °C. Při nižších teplotách vzniká CAH_{10} , při vyšších C_3AH_6 . O ostatních tématech bude ještě referováno.

Lach